

نشریه علمی پژوهشی



روش تقریبی جدید برای تعیین قانون پلزنی مود ترکیبی I/II کامپوزیتهای لایهای

زهرا دانشجو^{1*}

1- استادیار، مهندسی مکانیک، دانشگاه شهید بهشتی، تهران
 z_daneshjoo@sbu.ac.ir
 16765-1719

چکیدہ	اطلاعات مقاله:
در این مقاله با توجه به اهمیت پدیده پلزنی ترک حین رشد تورق در کامپوزیتهای لایهای تحت مود ترکیبی I/II و به منظور فهم	دريافت: 1401/03/30
فیزیک مسئله پلزنی ترک، ابتدا با انجام آزمایشهای شکست بین لایهای بر روی نمونههای کامپوزیتی و مشاهده سطوح شکست و ناحیه	پذيرش: 1401/05/09
آسیب جلوی نوک تورق بر روی لبه نمونهها با استفاده از میکروسکوپ الکترونی روبشی، به شناسایی و معرفی مهمترین	كليدواژگان
مایکرومکانیزمهای درگیر حین پدیده پلزنی الیاف پرداخته میشود. در ادامه، با توجه به پیچیدگی مدل.های موجود برای پیش،بینی	قانون پلزنی، کامپوزیت لایهای، ناحیه
قوانین پلزنی در تورق کامپوزیتهای لایهای و دشواری تعیین پارامترهای متعدد موجود در آنها، یک روش تقریبی جدید برای تعیین	فرآیند شکست، تورق، بارگذاری مود
قانون پلزنی بر اساس یک مدل پیچیدهتر مبتنی بر فیزیک ارائه شده است. در این روش، با حفظ مبنای فیزیکی مسئله و از طریق	ترکیبی I/II
جایگذاری تقریبهای ساده در توصیف پلزنی، به استخراج قوانین پلزنی پرداخته شده است. مزیت اصلی روش ارائه شده، دستیابی به	
قوانین پلزنی با استفاده از روابط سادهتر و با تعداد پارامترهای موردنیاز کمتر است. در نهایت به منظور ارزیابی صحت و دقت روش، رفتار	
کشش- جدایش ناحیه پلزنی پیشربینی شده توسط قانون پلزنی تقریبی ارائه شده با منحنیهای کشش- جدایش تجربی در نسبت	
ترکیب مودهای مختلف مقایسه خواهد شد.	

A novel approximate method for determining mixed mode I/II bridging law of laminated composites

Zahra Daneshjoo^{1*}

Mixed mode I/II loading

Bridging law, Laminated composite,

Fracture process zone, Delamination,

اً كَامَيوزيت

1- Faculty of Mechanical Engineering and Energy, Shahid Beheshti University, Tehran, Iran * P.O.B. 16765-1719, Tehran, Iran, z_daneshjoo@sbu.ac.ir

Keywords

Abstract

This paper has been presented according to the importance of crack bridging in mixed mode I/II delamination of laminated composites and it is aimed to understand the physics of crack bridging. Firstly, the most important micro-mechanisms involved during fiber bridging are introduced. To do this, interlaminar fracture tests have been performed on composite specimens. Also, the fracture surfaces and the damage zone on the edge of the specimens have been observed using a scanning electron microscope (SEM). In the following, due to the complexity of the existing bridging models and the difficulty of determining their various parameters, a novel approximate method has been presented. In this method, which is based on a more complex physics-based model, the bridging laws are extracted by preserving the physics of the problem and considering simple approximations. The main advantage of the proposed method is the achievement of bridging laws using simpler relationships with fewer required parameters. Finally, the validity of the method has been evaluated through a comparison of the traction-separation behavior predicted by the proposed approximate bridging laws with the experimental traction-separation curves in different mode mixities.

1- مقدمه

در طی عمر کاری قطعات کامپوزیتی اغلب تحت ترکیبی از مودهای شکست I و II اتفاق میافتد. پدیده پیدایش و رشد تورق در کامپوزیتهای لایهای با بوجود آمدن یک ناحیه آسیبدیده در اطراف نوک ترک تحت عنوان ناحیه فرآیند شکست ^۳ همراه است. این ناحیه با جذب انرژی موجب به تأخیر انداختن شکست قطعه میشود، بنابراین تأثیر بسزایی در شکست قطعات کامپوزیتی دارد. در تورق کامپوزیتهای لایهای تکجهته به دلیل درهمتنیده

کاربرد وسیع و گسترده کامپوزیتهای لایهای در صنایع مختلف، لزوم مطالعه و درک صحیح مودهای تخریب^۱ احتمالی در این نوع مواد را به منظور طراحی بهینه و بهبود مستمر عملکرد آنها آشکار میسازد. تورق^۲ یا جدایش بین لایهای به عنوان یکی از مهمترین مودهای تخریب در کامپوزیتهای لایهای

³ Fracture Process Zone (FPZ)	- ¹ Failure modes ² Delamination	
Please cite this article using:		برای ارجاع به مقاله از عبارت زیر استفاده کنید:

Daneshjoo, Z., "A novel approximate method for determining mixed mode I/II bridging law of laminated composites," In Persian, Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 8, No. 4, pp. 1836-1848, 2022. https://doi.org/10.22068/JSTC.2022.555832.1791

حذف و یا تعدیل کرد. بنابراین، هدف اصلی این مقاله اعمال این تقریب در توصیف (δ) $P(\delta)$ برای پلزنی حین تورق در کامپوزیتهای لایهای تحت بارگذاری مود ترکیبی I/II است. ویژگی خاص این رویکرد، ارائه یک روش بقریبی جدید برای تعیین قانون پلزنی بر اساس یک مدل پیچیدهتر مبتنی بر فیزیک است. در این روش برخلاف مدلهای پلزنی موجود، با جایگذاری تقریبهای ساده در توصیف پلزنی و سادهسازی روابط، تعداد پارامترهای لازم جهت پیادهسازی مدل کاهش یافته و برخی پارامترها که تعیین دقیق آنها در این دوش برخلاف مدلهای پلزنی موجود، با جایگذاری نقریبهای ساده در توصیف پلزنی و سادهسازی روابط، تعداد پارامترهای لازم جهت پیادهسازی مدل کاهش یافته و برخی پارامترها که تعیین دقیق آنها دشوار یا نیازمند انجام آزمایش است از روابط حذف شدهاند. برای فهم فیزیک مسئله پلزنی ترک حین رشد پدیده واماندگی تورق در کامپوزیتهای پلیزای الیاف است. از این رو، در این مقاله ابتدا با مرور مشاهدات تجربی پلزنی الیاف است. از این رو، در این مقاله ابتدا با مرور مشاهدات تجربی پلزنی الیاف است. از این رو، در این مقاله ابتدا با مرور مشاهدات تجربی پلزنی الیاف است. از این رو، در این مقاله ابتدا با مرور مشاهدات توربی پریده و مشاهده سطوح شکست و ناحیه آسیب جلوی نوک تورق بر روی لبه و مشاهده ایا استای و مشاهده این پریده یامترمهای در آین می مای این و می مونی به بر مون می موزیتهای این این این رو، در این مقاله ابتدا با مرور مشاهدات توربی پدیده و مشاهده سطوح شکست و ناحیه آسیب جلوی نوک تورق بر روی لبه در مونهها با استفاده از میکروسکوپ الکترونی روبشی ¹¹ و بررسی نتایچ، به

نشريه علوم و فناوري كامپوزيت

شدن الیاف، پلزنی ناحیه بین وجهی تورق بر اثر الیاف به عنوان یکی از مهم ترین مکانیزمهای جذب انرژی در ناحیه فرآیند شکست شناخته شده است [3-1]. پدیده پلزنی الیاف در ناحیه پشت پیشانی ترک است که پس از عبور ترک بین لایهای از بین دو لایه، تعدادی از الیاف شکسته نشده، دو بازوی نمونه را به یکدیگر متصل کرده (یا در اصطلاح پل میزنند) و یک مقاومت در برابر رشد ترک ایجاد میکنند. در بررسی پلزنی الیاف موجود کامپوزیتها، انرژی جذب شده توسط مکانیزم چقرمگی پلزنی الیاف موجود در ناحیه فرآیند شکست اغلب با استفاده از قوانین پلزنی محاسبه می شود [7-4]. یک قانون پلزنی^۱ به عنوان رابطهای بین تنشهای پلزنی محاسبه می توانند جابجایی محلی بازشدگی دهانه ترک تعریف می شود. قوانین پلزنی می توانند به طور تجربی از طریق آزمایش و یا با استفاده از مدلهای مایکرومکانیکی استخراج شوند.

تعدادی مدلهای مایکرومکانیکی به منظور استخراج قوانین پلزنی در مود I تورق کامپوزیتهای لایهای با در نظر گرفتن اثرات پلزنی الیاف توسعه يافته است [10-8]. اشپيرينگ و ايوانز ^۲ [8] با مدلسازی الياف پلزده به صورت تیرهای کوتاه با سطح مقطع مستطیلی شکل که بر مقاومت شکست از طريق كنده شدن الياف^۳ از سطوح ترك غلبه مي كنند، رابطهاي بين تنش نرمال و بازشدگی نرمال پیشبینی کردند. مدل آنها بر مبنای تئوری تیر کلاسیک[†] بود که در آن از لغزش الیاف به همراه اصطکاک که به طور تجربی مشاهده شده است [11]، صرفنظر شده بود. کوت و همکاران⁶ [9] بر مبنای مشاهدات در محل⁶ خود از بیرون کشیده شدن الیاف^۷ از درون ماتریس حین آزمایش کامپوزیتهای پایه سرامیکی مدلی را ارائه کردند. مدل آنها رابطهای را برای نیروی بسته نگه داشتن ترک به صورت تابعی از بازشدگی ترک ارائه و کاهش تنش پلزنی ناشی از واماندگی الیاف را با استفاده از روش آماری ويبول^ پيشبيني كرد. ايونس و همكاران ([10] مدل ديگري را بر مبناي مدل ولز ۱۰ [12] جهت بررسی اثر استحکام بین لایه ای بر پلزنی الیاف توسعه دادند. در مدل آنها، یک نمونه تیر یک سر گیردار دو لبه^{۱۱} به همراه یک تک رشته که ترک را پل میزند، بر مبنای ملاحظات انرژی تحلیل شد. آنها فرض کردند که الیاف از یک عمق رو به افزایش بیرون کشیده نمی شود و بنابراین انرژی الاستیک ذخیره شده در تک رشته پلزده تنها شامل انرژی لازم براي بلند شدن الياف مي شود.

در زمینه اثرات پلرزی الیاف بر پدیده واماندگی تورق کامپوزیتهای لایهای تحت مود ترکیبی I/II محققان بسیاری به طور کیفی و از طریق مشاهدات تجربی به بررسی این موضوع پرداختهاند [51-13]. اما به دلیل پیچیدگی ناشی از وجود هر دو مود بارگذاری I و II، به بررسی این اثرات به طور کمی کمتر پرداخته شده است. در سال 2008 سورنسن و همکاران^{۲۲} [16] یک مدل مایکرومکانیکی برای پیش بینی قوانین پلزنی مود ترکیبی I/II بر مبنای مشاهدات در محل رشد ترک مود ترکیبی I/II در یک

- ¹ Bridging law
- ² Spearing and Evans
- 3 Peeling away
- ⁴ Classical beam theory
- ⁵ Kaute et al.
- ⁶ In situ observation
- ⁷ Fiber pull-out ⁸ Weibull
- ⁹ Ivens et al.
- ¹⁰Wells
- ¹¹ Double Contilever Beam (DCB)
- ¹² Sørensen et al.

کامپوزیت کربن/اپوکسی تکجهته ارائه کردند. مدل آنها در واقع نسخه تعمیمیافته مدل مود I تورق اشپیرینگ و ایوانز [8] به مود ترکیبی I/II با در نظر گرفتن یک بازشدگی ترک در جهت مماسی بود. در مدل آنها، تنها واماندگی جدا شدن الیاف در سرتاسر صفحه ترک (شامل ناحیه بین وجهی الیاف- ماتریس و ترکخوردگی ماتریس) در نظر گرفته شده بود و از شکست الياف صرفنظر شده بود. آنها همچنين فرض كردند كه تعداد الياف پلزده بر واحد سطح ترک ثابت بوده و مستقل از مسیر بازشدگی واقعی است. این فرض در تناقض با این واقعیت است که تعداد الیاف پلزده بر اثر شکست الیاف ناشی از بازشدگی رو به افزایش دهانه ترک، کاهش مییابد [9]. در حین پدیده پلزنی ترک توسط الیاف، مایکرومکانیزمهای مختلفی وجود دارند که در جذب انرژی در سرتاسر ترکهای تورق پلزده مؤثر هستند. از این مايكرومكانيزمها مى توان به بلند شدن الياف از سطح ترك، لغزيدن و بيرون كشيده شدن الياف، جدايش الياف از ماتريس و شكست الياف اشاره كرد [9،16]. در بیشتر مدلهای مایکرومکانیکی پلزنی ارائه شده به دلیل پیچیدگی، تنها اثرات تعداد کمی از این مایکرومکانیزمها در نظر گرفته شده است. در سالهای اخیر دانشجو و همکاران [17] با در نظر گرفتن تک رشته پلزده به صورت یک تیر و اعمال شرایط بارگذاری مختلف بر آن، یک مدل پلزنی مایکرومکانیکی در حالت بارگذاری مود ترکیبی I/II بر مبنای محاسبه انتقال بار در سرتاسر ناحیه پلزنی ترک ارائه کردند. آنها در مدل پیشنهادی خود با درنظر گرفتن بیشترین اثرات مایکرومکانیزمهای درگیر حین پلزنی، به محاسبه دقیقتر سهم انرژی ناحیه پلزنی الیاف پرداختند.

پلزنی ترک با فشار بسته شدن ترک ($(P(\delta))$ که به بازشدگی محلی ترک (δ) بستگی دارد، توصیف میشود و مدلهای موجود برای پیشبینی

 $P(\delta)$ قوانین پلزنی در تورق کامپوزیتهای لایهای، منجر به عباراتی برای

(یعنی فشار اعمالی توسط الیاف پلزده برای بسته نگهداشتن ترک) میشوند. مزیت و توانمندی این عبارات در این واقعیت نهفته است که آنها مبتنی بر

فیزیک هستند، یعنی پارامترهای موجود در آنها، مستقیماً با خواص فیزیکی

و هندسه ماتریس و الیاف ارتباط دارند. ضعف این عبارات معمولاً در

پیچیدگی آنها و دشواری در تعیین پارامترهای متعددی است که شامل

می شوند. این پیچیدگی را می توان با حفظ مبنای فیزیکی مدل، از طریق

جایگذاری تقریبهای ساده برای فشار بسته شدن ترک ((δ)) تا حدودی

[18] M30SC-150/DT120-34F جدول 1 خواص مكانيكى تکجهته كامپوزيتى Table 1 Elastic properties of unidirectional M30SC-150/DT 120-34F composite [18]

E_1 (GPa)	E_2 (GPa)	<i>G</i> ₁₂ (GPa)	v_{12}
155	7.80	5.50	0.29

جدول 2 خواص مکانیکی تکجهته کامپوزیتی E-glass/Epon-826 [19] **Table 2** Elastic properties of unidirectional E-glass/Epon-826 composite [19]

E_1 (GPa)	E_2 (GPa)	<i>G</i> ₁₂ (GPa)	V_{12}
35.25	10.82	4.28	0.27

فرآيند پخت چندلايه در يک اتوکلاو⁷ به مدت 90 دقيقه در فشار bars و دمای پخت $^{\circ}$ C و دمای پخت $^{\circ}$ 120 به انجام رسیده است. این چرخه پخت † توسط شرکت سازنده توصیه شده است. پانل چندلایه شیشه/اپوکسی نیز از قرار دادن 18 لايه تکجهته الياف شيشه به همراه رزين اپوكسي به روش لایه چینی دستی ساخته شده است. برای ایجاد ترک اولیه در نمونه ها از یک لایه تفلون با ضخامت حدود mµ 20 در قسمت انتهایی چندلایه و در میان لایه های نهم و دهم استفاده شده است. فرآیند پخت چندلایه در دمای اتاق به مدت 7 روز به انجام رسیده و سیس به مدت 2 ساعت در دمای [°]C ا تحت فراپخت قرار گرفته است. پس از پخت هر دو پانل به منظور شناسایی عيوب و حفرههای ايجاد شده حين ساخت اسکن اولتراسونيک ${
m C}$ شدند. در این پژوهش، سه نوع نمونه جهت انجام آزمایشهای شکست ساخته شده است: نمونه تیر یک سر گیردار دو لبه برای تورق مود I خالص، نمونه خمش مود ترکیبی $^{^{0}}$ برای تورق مود ترکیبی I/II و نمونه با شکاف انتهایی $^{^{2}}$ برای تورق مود II خالص. نمونه ها با عرض mm 25 و مطابق ابعاد نشان داده شده در شکل 1 برای هر سه نوع نمونه از بخشهای بدون عیب پانلها با یک دستگاه برش جت آب^۷ برش داده شدند. تمامی نمونههای کربن/اپوکسی و شیشه/اپوکسی به ترتیب دارای ضخامت کل mm 5 و 4.1 mm بودند. پس از برش، سطوح جانبی نمونهها با سمباده نرم به آرامی سمباده زده میشوند تا سطحی صاف و عاری از خطوط موازی با جهت الیاف داشته باشند. از بلوكهاى مكعبى آلومينيومي كه عرض آنها دقيقاً برابر با عرض قطعات است، جهت تسهیل اتصال نمونه تیر یک سر گیردار دو لبه و نمونه خمش مود ترکیبی به دستگاه آزمایش، استفاده شده است. این بلوکها توسط چسب اپوکسی به صورتی که محورشان کاملاً موازی لبه قطعه و ترک باشند (مطابق دستورالعمل استانداردهای ASTM [20،21]) به سطح انتهایی نمونهها چسبانده می شوند. پیش از اتصال، سطوح انتهایی نمونه ها و بلوکها (سطوح اتصال) با ورق سمباده 600 سمباده زده شده و با متانول شستوشو داده می شوند. شکل 2 نمای کلی نمونه یر یک سر گیردار دو لبه، نمونه خمش مود ترکیبی و نمونه با شکاف انتهایی به همراه بلوک چسبانده شده روی آنها را نشان میدهد.

2- کار آزمایشگاهی

مشاهده سطوح شکست و ناحیه فرآیند شکست فهم ارزشمندی از ماهیت و رفتار مکانیزمهای چقرمگی موجود در آن از جمله پلزنی الیاف ایجاد کرده و میتواند برای مدلسازی اثرات پدیده پلزنی الیاف و مکانیزمهای درگیر در آن در مقاومت در برابر تورق مؤثر باشد. در این راستا ابتدا بایستی به این سؤالات پاسخ داد:

- ۱- در شکل گیری و توسعه ناحیه فرآیند شکست چه مکانیزمهایی فعال هستند؟
 - ۲- چه اتفاقاتی در این ناحیه رخ میدهد؟

تفاسیر و مفاهیم موجود در پاسخ به سؤالات فوق با ارزش هستند اما نتوانستند به طور کامل ناحیه فرآیند شکست را تعریف کنند. بنابراین، دستیابی به یک سری "شواهد و مشاهدات تجربی معتبر" ضروری و لازم به نظر می سد. به همین دلیل، در بررسی و شناخت رفتار و ماهیت ناحیه فرآیند شکست و مکانیزمهای چقرمگی موجود در آن در طول این پژوهش، اولین فاز مشاهده این ناحیه از طریق آزمایش تعریف می شود. بدین منظور، در این بخش به مطالعه آزمایشگاهی پدیده پل زنی ترک حین واماندگی تورق در نمونههای کامپوزیتی تک جهته تحت مودهای I و II خالص و مود تر کیبی اII پرداخته می شود. ابتدا، مشخصات، جزئیات مواد استفاده شده و نحوه ساخت نمونههای کامپوزیتی شرح داده می شود. سپس جزئیات آزمایشهای شکست بین لایه ای، نحوه انجام آنها به همراه تجهیزات و دستگاههای بکار رفته توضیح داده می شود. در نهایت، نحوه استفاده از میکروسکوپ الکترونی روبشی به منظور مشاهده سطوح شکست و بررسی ناحیه پل زنی ایجاد شده

1-2- مشخصهسازی مواد و ساخت نمونهها

در ساخت نمونههای کامپوزیتی از دو نوع کامپوزیت یعنی کامپوزیت کربن//پوکسی و کامپوزیت شیشه//پوکسی استفاده شده است. در نمونههای کامپوزیتی کربن//پوکسی از پیش آغشته ^۱ کربن//پوکسی -M30SC 150/DT120-34F تولید شده توسط شرکت Delta-Tech S.p.A ایتالیا استفاده شده است. در نمونههای کامپوزیتی شیشه/پوکسی الیاف تکجهته شیشه سری E ساخت شرکت سونمز کشور ترکیه و رزین اپوکسی -epon 158 از نوع بیسفنول A با نسبت رزین به سخت کننده 100 به 13 به عنوان زمینه مورد استفاده قرار گرفته است. خواص مکانیکی کامپوزیت 2رین/پوکسی M30SC-150/DT120-34F و کامپوزیت شیشه/پوکسی -E

در این پژوهش، نمونهها به روش لایهچینی دستی ساخته شدهاند. برای ساخت نمونههای کربن/اپوکسی، یک پانل^۲ چندلایه از قرار دادن 32 لایه از پیش آغشته کربن/اپوکسی در چیدمان تکجهته ساخته شده است. در حین فرآیند لایهچینی، به منظور ایجاد ترک اولیه از یک فیلم نازک FEP با ضخامت حدود μ15 mμ در لبه انتهایی چندلایه بین لایه شانزدهم و هفدهم (صفحه میانی چندلایه) استفاده شده است.

³ Autoclave

⁴ Cure cycle

⁵ Mixed-Mode Bending (MMB)

⁶ End Notch Flexure (ENF)

⁷Water jet cutting machine

¹ Prepreg ² Panel





Fig. 1 Dimensions of a) DCB, b) MMB and c) ENF specimens **شکل 1** ابعاد الف) نمونه تیر یک سر گیردار دو لبه، ب) نمونه خمش مود ترکیبی و ج) نمونه با شکاف انتهایی ساخته شده





Fig. 2 a) DCB, b) MMB and c) ENF specimens شکل 2 شمای کلی الف) نمونه تیر یک سر گیردار دو لبه، ب) نمونه خمش مود ترکیبی و ج) نمونه با شکاف انتهایی ساخته شده

2-2- نحوه انجام آزمایشهای شکست بین لایهای (تورق)

به منظور بررسی واماندگی تورق در کامپوزیتهای لایهای تحت مود I خالص، مود ترکیبی I/II و مود II خالص به ترتیب آزمایشهای تیر یک سر گیردار دو لبه، خمش مود ترکیبی و نمونه با شکاف انتهایی صورت می گیرد. در این پژوهش، پنج نسبت مود ترکیبی (تعریف شده به صورت نسبت نرخ انرژی کرنشی آزاد شده مود II به نرخ انرژی کرنشی آزاد شده کل، G_{II}/G) در نظر $G_{II}/G = 0$ و 1 و 0.75، 0.5، 0.5 و 1 که $G_{II}/G = 0$ حالت مود I خالص و $G_{II}/G = 1$ حالت مود II خالص است. حداقل سه نمونه از هر دو نوع نمونههای کربن/اپوکسی و شیشه/اپوکسی برای هر پیکربندی مورد آزمایش قرار می گیرد.

برای انجام آزمایش تیر یک سر گیردار دو لبه، از یک ماشین هیدرولیک MTS با ظرفيت 15 kN مطابق با استاندارد ASTM D5528 [21] استفاده

می شود. این آزمایش ها تحت شرایط جابجایی کنترل ^۱ با نرخ جابجایی 1 میلیمتر بر دقیقه انجام می گیرد. در این آزمایش، بلوک انتهایی نمونهها از طریق بلوکهای رابط به دستگاه متصل شده و سپس دستگاه تحت بارگذاری کششی قرار می گیرد.

آزمایش خمش مود ترکیبی با استفاده از یک ماشین MTS مجهز به یک لودسل با ظرفیت 10 kN انجام می شود. دستگاه آزمایش مطابق با استاندارد ASTM D6671 [20] طراحي شده است. اين آزمايشها تحت شرايط جابجایی کنترل با نرخ جابجایی 0.5 میلیمتر بر دقیقه صورت می گیرد. فیکسچر بارگذاری آزمایش خمش مود ترکیبی از یک اهرم برای اعمال بار ترکیبی استفاده میکند. در این شرایط جهت تغییر مقدار مود ترکیبی اعمالی، باید میزان طول اهرم (c) تغییر کند. به منظور انجام آزمایش، ابتدا طول اهرم (C) برای هر نمونه در هر نسبت مود ترکیبی موردنظر تنظیم میشود. سپس نمونهها از طریق بلوکهای انتهایی به اهرم فوقانی و پایه زیرین متصل میشوند. انتهای نمونه نیز روی تکیهگاه قرار میگیرد. همچنین، تکیه گاه و اهرم بارگذاری بر مبنای نیم طول (L) ثابت و برابر 50 mm تکیه گاه و اهرم بار تنظيم مىشوند.

برای انجام آزمایش نمونه با شکاف انتهایی، از یک ماشین کشش- فشار Zwick با ظرفیت kN، تحت شرایط جابجایی کنترل مطابق با استاندارد ASTM D7905 [22] استفاده شده است. جهت كاهش سرعت رشد تورق و افزایش تعداد دادههای آزمایش، آزمایش تحت یک نرخ جابجایی پایین 0.1 میلیمتر بر دقیقه انجام می شود. در این آزمایش، از فیکسچر خمشی سه نقطه^۳ استفاده شده و نمونه به نحوی روی تکیه گاهها قرار می گیرد که طول تیر میان دو تکیه گاه mm 100 باشد و به طور فشاری بار گذاری گردد.

در شکل 3 شمای کلی تجهیزات آزمایشهای تیر یک سر گیردار دو لبه، خمش مود ترکیبی و نمونه با شکاف انتهایی به همراه نمونهها حین انجام آزمایش نمایش داده شده است.



Fig. 3 Experimental setups for a) DCB, b) MMB and c) ENF tests **شکل 3** تجهیزات آزمایش الف) تیر یک سر گیردار دو لبه، ب) خمش مود ترکیبی و ج) نمونه با شکاف انتهایی صورت گرفته به همراه نمونهها حین انجام آزمایش

پس از انجام آزمایشهای تورق بر روی نمونههای کربن√پوکسی و شیشه/اپوکسی تحت مود I خالص، مود ترکیبی I/II و مود II خالص، به منظور مشاهده سطوح شکست و ناحیه فرآیند شکست این نمونهها دو نوع بررسى توسط ميكروسكوپ الكتروني روبشي صورت مي گيرد:

¹ Displacement control

² Half-span length ³ Point bend fixture

بررسی سطوح شکست نمونهها پس از آزمایشهای تورق تحت مقادیر مختلف نسبت ترکیب مود:

سطوح شکست نمونههای تیر یک سر گیردار دو لبه، خمش مود ترکیبی و نمونه با شکاف انتهایی جهت بررسی اثر نسبت مود ترکیبی با استفاده از میکروسکوپ الکترونی روبشی مشاهده و بررسی میشود. به این صورت که دو لبه تیر مانند نمونهها پس از آزمایشهای تورق به طور کامل از هم جدا میشوند. تکههایی به طول mm 15-15 از جلوی نوک ترک اولیه برای مشاهده و بررسی در میکروسکوپ الکترونی روبشی برش داده میشوند. شکل 4 به طور شماتیک تکههای برش داده شده از سطح شکست نمونهها به همراه تصاویری از آنها جهت بررسی در میکروسکوپ الکترونی روبشی را نشان میدهد. یک نمونه کربن/ایوکسی و یک نمونه شیشه/ایوکسی در هر پنج ﻧﺴﺒﺖ ﺗﺮﮐﯿﺐ ﻣﻮﺩ ﺗﻌﺮﯾﻒ ﺷﺪﻩ (0، 0.25، 0.5، 0.75 و 1) در میکروسکوپ الكترونى روبشى قرار داده مىشوند. نمونهها به مدت 130 ثانيه اسپرى طلا شدند تا از شارژ استاتیک در میکروسکوپ الکترونی روبشی به دلیل ماهیت غير رسانايي مواد جلوگيري شود. نمونهها در يک ميکروسکوپ الکتروني روبشی JOEL موجود در آزمایشگاه سازههای هوافضا و مواد دانشگاه دلفت هلند بررسی می شوند. ولتاژ تحریک در طول استفاده از میکروسکوپ الکترونی روبشى ، 5 kV است.



Fig. 4 SEM fracture surface samples شكل 4 نمونه جهت بررسى سطح شكست توسط ميكروسكوپ الكترونى روبشى

• بررسی ناحیه آسیب جلوی نوک تورق بر روی لبه نمونهها پس از

آزمایشهای تورق: هدف از بررسی ناحیه آسیب جلوی نوک تورق توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی، بررسی مایکرومکانیزمهای درگیر حین پدیده پل زنی الیاف است. به این صورت که یک نمونه کربن/پوکسی و یک نمونه شیشه//پوکسی در هر پنچ نسبت ترکیب مود در نظر گرفته شده (0، 25.0، 0.5، 20، و 1)، تحت آزمایشهای تیر یک سر گیردار دو لبه، خمش مود ترکیبی و نمونه با شکاف انتهایی قرار می گیرند. آزمایشهای تورق پس از رشد تورق به اندازه 10-5 مس متوقف می شوند. پس از آزمایش، نمونه تحت همان بار و جابجایی باز از آزمایش در دهانه باز نمونه و نزدیک نوک ترک قرار داده می شود. تکههایی از نمونهها به طول mm 18-15 از پشت تیغه فولادی برای بررسی در میکروسکوپ الکترونی روبشی برش داده می شوند. لبههای نمونهها جهت جلوگیری از شارژ استاتیک در میکروسکوپ الکترونی روبشی اسپری طلا می شوند. تکههای برش داده شمانه به طور شماتیک به همراه

تصاویری از آنها جهت بررسی در میکروسکوپ الکترونی روبشی در شکل 5 نشان داده شده است. نمونههای برش داده شده در همان میکروسکوپ الکترونی روبشی JOEL تحت ولتاژ تحریک kV 5 بررسی میشوند.



Fig. 5 SEM damage zone samples

شکل 5 نمونه جهت بررسی ناحیه آسیب جلوی نوک تورق توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی

3-2- مشاهدات آزمایشگاهی و نتایج

بررسی مشاهدات بدست آمده توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی از ناحیه فرآیند شکست جلوی نوک تورق بر روی لبه نمونههای کامپوزیتی کربن√پوکسی و شیشه√پوکسی در شرایط بارگذاری مود ترکیبی I/II نشان میدهد:

- با باز شدن دهانه ترک تعدادی از الیاف از بستر ماتریس بلند شده (شکل 6الف) و در یک زاویه سطحی دهانه ترک تورق را پل میزنند (شکل 6ب).
- پلزنی الیاف به طور مستقل در هر دو جهت مشاهده می شود (شکل 7).



Fig. 6 SEM micrographs of the edge of a) a glass/epoxy laminated composite under mixed mode I/II (50% mode II) loading (Magnification x800); b) a carbon/epoxy laminated composite under mixed mode I/II (25% mode II) loading (Magnification x60)

شکل 6 تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی از لبه نمونه کامپوزیتی الف) شیشه/پوکسی تحت مود ترکیبی I/II با نسبت ترکیب مود 50٪ مود II؛ اثر به جامانده از بلند شدن الیاف از بستر ماتریس جهت پلزنی (بزرگنمایی 800 بار) و ب) کربن/پوکسی تحت مود ترکیبی II/I با نسبت ترکیب مود %25 مود II؛ شروع پلزنی ترک توسط الیاف در یک زاویه سطحی (بزرگنمایی 60 بار)



Fig. 7 SEM micrographs of the edge of a) a carbon/epoxy; b) a glass/epoxy laminated composite under mixed mode I/II (25% mode II) loading (Magnification x150)

شکل 7 تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی از لبه نمونه کامپوزیتی الف) کربن/اپوکسی و ب) شیشه/اپوکسی تحت مود ترکیبی I/II با نسبت ترکیب مود %25 مود II؛ پلزنی ترک توسط الیاف در هر دو جهت (بزرگنمایی 150 بار)

- با باز شدن بیشتر دهانه ترک، زاویه پلزنی افزایش یافته و ترکهای کوچکی در ماتریس بالای ریشه الیاف ایجاد میشود که در نهایت منجر به بلند شدن (ورقه شدن) ماده ماتریس در ریشه الیاف میگردد. مثالهایی از بلند شدن ماتریس در ریشه الیاف حین تورق مود ترکیبی I/II نمونههای کامپوزیتی کربن/پوکسی و شیشه//پوکسی در شکل 8 نشان داده شده است.



Fig. 8 SEM micrographs of the edge of a) a carbon/epoxy laminated composite under mixed mode I/II (75% mode II) loading (Magnification x500); b) a carbon/epoxy laminated composite under mixed mode I/II (50% mode II) loading (Magnification x250); c- a glass/epoxy laminated composite under mixed mode I/II (25% mode II) loading (Magnification x500)

شكل 8 تصاویر میكروسكوپ الكترونی روبشی از لبه نمونه كامپوزیتی الف-كربن√پوكسی تحت مود تركیبی I/II با نسبت تركیب مود 75٪ مود II ب-كربن√پوكسی تحت مود تركیبی I/II با نسبت تركیب مود 50٪ مود II و ج-شیشه√پوكسی تحت مود تركیبی I/II با نسبت تركیب مود 25٪ مود II؛ بلند شدن ماتریس در ریشه الیاف (بزرگنمایی الف، ج- 500 بار و ب- 250 بار)

ریشه برخی از الیاف پلزده بر اثر تحمل بار از ماتریس جدا شده (شکل 9)
 و با لغزش بیرون کشیده شدهاند (شکل 10).



Fig. 9 SEM micrographs of the edge of a carbon/epoxy laminated composite under mixed mode I/II (50% mode II) loading (Magnification x2300)

شكل 9 تصاوير ميكروسكوپ الكترونى روبشى از لبه نمونه كامپوزيتى كربن∛پوكسى تحت مود تركيبى I/II با نسبت تركيب مود 50٪ مود II؛ جدايش الياف- ماتريس (بزرگنمايى 2300 بار)



Fig. 10 SEM micrographs of the edge of a glass/epoxy laminated composite under mixed mode I/II (25% mode II) loading (Magnification a) x250; b) x500)

شکل 10 تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی از لبه نمونه کامپوزیتی شیشه√پوکسی تحت مود ترکیبی I/II با نسبت ترکیب مود 25٪ مود II؛ حفرههای سیاه به جامانده از لغزش الیاف و بیرون کشیده شدن الیاف از ماتریس (بزرگنمایی الف) 250 بار و ب) 500 بار)

 با افزایش بازشدگی دهانه ترک، شکست الیاف اتفاق میافتد و تعداد الیاف پلزده کاهش می یابد (شکل 11).



Fig. 11 SEM micrographs of the edge of a glass/epoxy laminated composite under mixed mode I/II (75% mode II) loading (Magnification a) x150; b) x800)
شكل 11 تصاوير ميكروسكوپ الكترونى روبشى از لبه نمونه كامپوزيتى شكل 11 تصاوير ميكروسكوپ الكترونى بوبشى از لبه نمونه كامپوزيتى شيشه/پوكسى تحت مود تركيبى II/I با نسبت تركيب مود 75٪ مود II

سیسه¶پونسی نخت مود تر دیبی ۲۱۱ با نسبت تر دیب مود ۲٫۶ مود ۱۱۰ سنسد الیاف بر اثر تحمل بارهای مختلف (بزرگنمایی الف) 150 بار و ب) 800 بار)

بر مبنای مشاهدات تجربی فوق، در تورق مود ترکیبی I/II کامپوزیتهای لایهای می توان مهم ترین مایکرومکانیزمهای در گیر حین پدیده پلزنی الیاف را شامل بلند شدن الیاف از بستر ماتریس و به دنبال آن بلند (ورقه ورقه) شدن ماتریس، جدایش الیاف- ماتریس و به دنبال آن بیرون کشیده شدن الیاف و شکست الیاف معرفی کرد.

3- مدلسازی تحلیلی پلزنی الیاف

یکی از مؤثرترین راهها برای افزایش چقرمگی در کامپوزیتهای لایهای، پلزنی دهانه ترک توسط الیاف است به این صورت که هر ترکی که در آن وجود دارد در صورت رشد و گسترش توسط الیاف پل زده میشود. الیاف پلزده با شروع رشد ترک، برای یک بازشدگی ترک معین δ ، یک فشار (δ) برای بسته نگهداشتن ترک اعمال میکنند. آنها با افزودن یک سهم به چقرمگی شکست حالت پایدار (G_{ss}) کمک میکنند:

$$G_{ss} = \int_{0}^{\theta_{max}} p(\delta) d\delta \tag{1}$$

که در آن δ_{max} بازشدگی دهانه ترک در انتهای ناحیه پلزنی کاملاً توسعه یافته و به دور از نوک ترک است [11]. فشار بسته شدن ترک برای مودهای مختلف بارگذاری و انواع کامپوزیتها تخمین زده شده است [25–23]. با داشتن (δ) امکان محاسبه چقرمگی ماده و نحوه توسعه آن که همان شکل زهرا دانشجو

منحنی مقاومت در برابر رشد ترک (¹منحنی R) است، فراهم میشود [26.27].

فشار اعمالی توسط الیاف پلزده برای بسته نگهداشتن ترک، $(\delta)^{q}$ ، عبارت است از حاصلضرب نیروی هر رشته پلزده، (δ) ، در تعداد الیاف پلزده در واحد سطح ترک، $n(\delta)$:

$$p(\delta) = n(\delta) \cdot f(\delta) \tag{2}$$

1-3- نتايج استخراج قانون پلزنى الياف

در پژوهش قبلی صورت گرفته توسط نگارنده حاضر و همکاران [17] به بررسی پدیده پلزنی ترک توسط الیاف در تورق کامپوزیتهای لایهای تکجهته تحت بارگذاری مود ترکیبی I/II پرداخته شده است. پس از شروع تورق، تعداد قابل توجهی از الیاف در یک زاویه سطحی دهانه ترک را پل مىزنند (شكل 1). فشار كلى بسته نگەداشتن ترک، $P(\delta)$ ، با تعداد الياف پلزده، $n(\delta)$ و نیروی اعمالی توسط هر یک برای بسته نگهداشتن ترک، ، تعیین می شود. با باز شدن دهانه ترک، الیاف پلزده ابتدا خم شده و $f(\delta)$ سپس شروع به تحمل نیروهای کششی فزاینده میکنند. همین نیروهای کششی بیشترین سهم را در نیروی بسته نگهداشتن ترک دارند. پس از پلزنی الياف و تحمل بارهاى مختلف توسط الياف پلزده حين پديده پلزني، هم چنان ریشه الیاف در دو انتها داخل بستر ماتریس باقیمانده است که بر اثر تحمل بارهای مختلف میخواهد از درون بستر ماتریس بلند شود اما ماتریس در برابر نيروى كنده شدن الياف مقاومت از نوع كنده شدن ^۲ مىكند و در نتیجه ترکهایی در ماتریس رشد میکند^۳. زمانی که این ترکها بین دو رشته مجاور الياف پلزده گسترش يابند، الياف از درون ماتريس بلند مىشوند. فشار بسته نگەداشتن ترک $P(\delta)$ ، ابتدا با بلند شدن الياف از بستر ماتریس محدود شده و این امر منجر به یک زاویه پلزنی تقریباً ثابت و تنش .در الیاف می شود. سپس فشار $P(\delta)$ به دلیل شکست الیاف محدود می شود. بنابراین نیروی هر رشته الیاف به یک مقدار ثابت میرسد، در حالی که با افزایش بازشدگی دهانه ترک، تعداد الیاف پلزده در واحد سطح ترک به دلیل شكست الياف كاهش مييابد.

در مرجع [17] یک مدل پلزنی ترک در حالت بارگذاری مود ترکیبی I/II توسعه داده شد که ویژگیهای اساسی پدیده پلزنی را شامل میشود و وابستگی فشار بسته نگهداشتن ترک به خواص اصلی الیاف، ماتریس و محل اتصال^۴ آنها را نشان میدهد. در اینجا به نتایج اصلی این مدل اشاره میشود. مؤلفههای نیروی تحمل شده در هر تک رشته پلزده در جهت نرمال و

. مماسی، ${f}_n(\delta_n,\delta_t)$ و ${f}_t(\delta_n,\delta_t)$ برابر است با [17]

$$f_{n}(\delta_{n},\delta_{t}) = \frac{\pi d^{2}}{4} \sqrt{\frac{2\tau_{i}E_{f}l_{0}}{d}} \left(\frac{2\delta_{t}}{l_{0}} + \frac{\delta_{n}^{2}}{l_{0}^{2}}\right)^{\frac{1}{2}} \cdot \left(\frac{\delta_{n}}{l_{0} + \delta_{t}}\right)$$

$$f_{t}(\delta_{n},\delta_{t}) = \frac{\pi d^{2}}{4} \sqrt{\frac{2\tau_{i}E_{f}l_{0}}{d}} \left(\frac{2\delta_{t}}{l_{0}} + \frac{\delta_{n}^{2}}{l_{0}^{2}}\right)^{\frac{1}{2}}$$
(3)

که d قطر الیاف، E_f مدول الاستیسیته الیاف، l_0 طول اولیه الیاف آزاد (طول δ_t و δ_t به δ_t و δ_t به رایده اید)، δ_n و δ_n به ترتیب جابجایی نرمال و مماسی الیاف پلزده است.

تعداد الیاف پلزده در واحد سطح ترک از یک تعداد اولیه ، n_0 شروع می شود و بر اثر شکست الیاف ناشی از بازشدگی بیشتر ترک کاهش می یابد. به طور تجربی تعداد اولیه الیاف پلزده از سطوح شکست برآورد می شود. تا زمانی که تنش خمشی در ریشه الیاف کمتر از مقدار متوسط استحکام الیاف باشد، تعداد الیاف وامانده شده ناچیز بوده و بنابراین تعداد الیاف پلزده ثابت فرض می شود (در بازشدگی های کوچک - کمتر از ، δ_{n_0} و δ_{10}). با افزایش تنش خمشی در ریشه الیاف، واماندگی الیاف اتفاق می فند. تعداد الیاف پلزده باقیمانده به احتمال بقاء یک تک رشته مرتبط بوده و توسط رویکرد آماری ویبول^۵ توصیف می شود [28.29]. پیش از آنکه الیاف دچار واماندگی و شکست شوند، یعنی $\delta_n < \delta_{10} = \delta_1$ ، تعداد الیاف پلزده برابر همان تعداد اولیه n_0 خواهد بود و پس از آن انتظار می رود تعداد الیاف پلزده، $n(\delta_n, \delta_t)$.

$$n(\delta_n, \delta_t) = \begin{cases} n_0 & (\delta_t < \delta_{i_0}, \ \delta_n < \delta_{n_0}) \\ n_0 \exp\left[-C_b \frac{l(\delta_n, \delta_t)}{l_{ref}} \left(\frac{\overline{\sigma}(\delta_n, \delta_t)}{\sigma_{ref}}\right)^m\right] & (\delta_t > \delta_{i_0}, \ \delta_n > \delta_{n_0}) \end{cases}$$
(4)

که (δ_n, δ_t) حداکثر تنش مؤثر که تنش ترکیبی ناشی از کشش در [17] الیاف حین بیرون کشیدگی و خمش در الیاف پلزده است و در مرجع [17] به تفصیل تعریف شده است. همچنین، η_{ref} و σ_{ref} به ترتیب طول و است. همچنین، η_{ref} و σ_{ref} به ترتیب طول و استحکام مرجع ویبول و m مدول ویبول است. (δ_n, δ_t) طول الیاف پلزده است حلول و رطول پلزنی فعلی (واقعی)) و C_b ضریب تصحیح بدون بعد، (1 > δ_n)، برای امکان مقایسه بین تنشهای خمشی و کششی است. فشار اعمالی توسط الیاف پلزده این مقایسه بین تنشرهای خمشی و کششی است. فشار اعمالی توسط ایل پل زده برای بسته نگهداشتن ترک یا به عبارت بهتر کششهای نرمال و مماسی ناحیه پلزنی، $f_n(\delta_n, \delta_t)$ و مماسی، (δ_n, δ_t) مبارت است از حاصلخرب تعداد الیاف در واحد سطح ترک، $n(\delta_n, \delta_t)$ است و مشخص است که رابطه ییچیدهای خواهد بود.

3-2- قانون پلزنی تقریبی

¹ Resistance curve (R-curve)

² Peel Resistance ³ Matrix Spalling

⁴ interface

⁵ Weibull statistics approach

در این بخش به ارائه روابط سادهتری برای نتایج مدل پلزنی ارائه شده در مرجع [17] (روابط 3 و 4) با بکارگیری تقریبهای ساده برای آنها پرداخته میشود.

 $T_n - 1$ از آنجا که هدف استخراج پاسخ کشش-جدایش در راستای نرمال ($T_n - \delta_t$) و در راستای مماسی ($T_t - \delta_t$) است، بنابراین بهتر است با استفاده از (δ_n) و در راستای مماسی ($T_t - \delta_t$) است، بنابراین بهتر است با استفاده از زاویه ترکیب مود φ که به صورت ($\pi(\delta_n, \delta_t)$ معریف می شود و به $\sigma_t(\delta_n, \delta_t)$ موجود در رابطه (3) و جایگذاری δ_t ه صورت $\phi_n = \delta_t / \tan \varphi$ در (δ_n, δ_t) موجود در رابطه (3)، رابطه (3) را به صورت زیر بازنویسی کرد:

$$f_{n}(\delta_{n}) = \frac{\pi d^{2}}{4} \sqrt{\frac{2\tau_{i}E_{f}l_{0}}{d}} \left(2\tan\varphi \frac{\delta_{n}}{l_{0}} + \frac{\delta_{n}^{2}}{l_{0}^{2}} \right)^{\frac{1}{2}} \cdot \left(\frac{\delta_{n}}{l_{0} + \tan\varphi\delta_{n}}\right)$$
$$f_{i}(\delta_{i}) = \frac{\pi d^{2}}{4} \sqrt{\frac{2\tau_{i}E_{f}l_{0}}{d}} \left(\frac{2\delta_{i}}{l_{0}} + \frac{1}{\tan^{2}\varphi} \frac{\delta_{i}^{2}}{l_{0}^{2}} \right)^{\frac{1}{2}}$$
(5)

از روابط (3) و (5) برای $f_t(\delta_t)$ داریم:

$$f_{i}(\delta_{i}) = \begin{cases} \frac{\pi d^{2}}{4} \sqrt{\frac{2\tau_{i}E_{f}l_{0}}{d}} \left(\frac{2\delta_{i}}{l_{0}}\right)^{\frac{1}{2}} & \varphi = 90^{\circ} \\ \frac{\pi d^{2}}{4} \sqrt{\frac{2\tau_{i}E_{f}l_{0}}{d}} \left(\frac{2\delta_{i}}{l_{0}}\right)^{\frac{1}{2}} \left(1 + \frac{1}{2\tan^{2}\varphi}\frac{\delta_{i}}{l_{0}}\right)^{\frac{1}{2}} & \varphi \neq 90^{\circ} \end{cases}$$
(6)

بر طبق منحنیهای تجربی نیرو- جابجایی موجود در راستای مماسی منحنی از مبدأ شروع شده، در جابجاییهای مماسی کوچک دهانه ترک، به صورت یک تابع نمایی تقریبی بوده و با افزایش جابجایی به یک مقدار ثابت \overline{f}_{max} میرسد. بنابراین، میتوان $f_t(\delta_t)$ را با استفاده از تابع زیر تقریب زد:

$$f_{t}(\delta_{t}) = \begin{cases} \overline{f}_{\max} \left[1 - \exp\left(\frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{0}}}\right)^{\frac{1}{2}} \right] & \varphi = 90^{\circ} \\ \overline{f}_{\max} \left[1 - \exp\left(\left(\frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{0}}}\right)^{\frac{1}{2}} \left(a_{t_{0}} + \frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{0}}}\right)^{\frac{1}{2}} \right) \right] & \varphi \neq 90^{\circ} \end{cases}$$
(7)

- که δ_{t_0} جابجایی مماسی مشخصه بخش صعودی منحنی کشش Argent constraints δ_{t_0} جدایش ($T_t-\delta_t$) جدایش ($T_t-\delta_t$)

با معادل قرار دادن حد مجذور رابطه (7) (δ کوچک) با سمت راست رابطه (6)، جابجایی مماسی مشخصه δ_{t_0} میتواند برحسب تنها خواص اجزای تشکیل دهنده بدست آید:

$$\delta_{t_0} = \begin{cases} \frac{4\overline{f}_{\max}^2}{\pi^2} \left(\frac{1}{d}\right)^3 (\tau_i E_f)^{-1} & \varphi = 90^{\circ} \\ \frac{4\overline{f}_{\max}}{\pi} \left(\frac{l_0}{2}\right)^{1/2} \left(\frac{1}{d}\right)^{3/2} (\tau_i E_f)^{-1/2} \cdot \tan \varphi & \varphi \neq 90^{\circ} \end{cases}$$
(8)

به طور مشابه از روابط (3) و (5) برای $f_n(\delta_n)$ داریم:

$$f_n(\delta_n) = \begin{cases} \frac{\pi d^2}{4} \sqrt{\frac{2\tau_i E_f I_0}{d}} \left(\frac{\delta_n}{l_0}\right)^2 & \varphi = 0^\circ \\ \frac{\pi d^2}{4} \sqrt{\frac{2\tau_i E_f I_0}{d}} \left(\frac{\delta_n}{l_0}\right)^{\frac{3}{2}} \left(2\tan\varphi + \frac{\delta_n}{l_0}\right)^{\frac{3}{2}} \left(1 - \tan\varphi \frac{\delta_n}{l_0}\right)^{\frac{3}{2}} & \varphi \neq 0^\circ \end{cases}$$
(9)

بر طبق منحنیهای تجربی نیرو-جابجایی موجود در راستای نرمال $(f_n - \delta_n)$ ، منحنی از مبدأ شروع شده، در بازشدگیهای کوچک دهانه ترک، به صورت یک تابع نمایی تقریبی بوده و با افزایش بازشدگی به یک مقدار ثابت می توان \overline{f}_{max} را با استفاده از تابع زیر تقریب زد:

$$f_n(\delta_n) = \begin{cases} \overline{f}_{\max} \left[1 - \exp\left(\frac{\delta_n}{\delta_{n_0}}\right)^2 \right] & \varphi = 0 \\ \\ \overline{f}_{\max} \left[1 - \exp\left(\frac{\delta_n}{\delta_{n_0}}\right)^{\frac{3}{2}} \left(a_{n_0} + \frac{\delta_n}{\delta_{n_0}}\right)^{\frac{1}{2}} \left(b_{n_0} + \frac{\delta_n}{\delta_{n_0}}\right) \right] & \varphi \neq 0 \end{cases}$$
(10)

که δ_{n_0} جابجایی نرمال (بازشدگی) مشخصه بخش صعودی منحنی کشش- جدایش $T_n - \delta_n$ و a_{n_0} ثابت هستند.

با معادل قرار دادن حد رابطه (10) (δ_n کوچک) با سمت راست رابطه (9)، جابجایی نرمال (بازشدگی) مشخصه δ_{n_0} میتواند برحسب تنها خواص اجزای تشکیل دهنده بدست آید:

$$\delta_{n_0} = \begin{cases} \frac{\overline{f}_{\max}}{\pi} \left(\frac{2I_0}{d}\right)^{\frac{3}{2}} (\tau_i E_f)^{-\frac{1}{2}} & \varphi = 0^{\circ} \\ 2\left(\frac{\overline{f}_{\max}}{\pi}\right)^{\frac{2}{3}} \left(\frac{1}{d}\right)^{\frac{3}{2}} I_0^{\frac{5}{3}} (\tau_i E_f)^{-\frac{1}{3}} \left(\frac{1}{\tan\varphi}\right)^{\frac{2}{3}} & \varphi \neq 0^{\circ} \end{cases}$$
(11)

در ارتباط با تعداد الیاف پلزده بر واحد سطح ترک، همانطور که در بخش 3-1 اشاره شد، تعداد الیاف پلزده از یک تعداد اولیه n_0 ثابت شروع شده و با افزایش بازشدگی دهانه ترک، کاهش مییابد. با تعریف θ به عنوان زاویه بین رشته پلزده و سطح ترک (زاویه پلزنی)، طول پلزنی بر حسب جابجایی نرمال دهانه ترک به صورت زیر بیان میشود:

$$l = \frac{\delta_n}{\sin \theta} \tag{12}$$

هنگامیکه ماتریس بالای ریشه الیاف شروع به بلند شدن (ورقه ورقه شدن) می کند، حداکثر مقدار θ ز رابطه زیر بدست می آید [9]:

$$\theta_{\max} = \tan^{-1} \left[\frac{4\overline{f}_{\max}}{\sigma_p(\delta_n, \delta_t)\pi d^2} \right]$$
(13)

که در آن $\sigma_p(\delta_n,\delta_t)$ کشش در الیاف حین بیرون کشیدگی بوده و از رابطه زیر بدست میآید [17]:

$$\sigma_{p}(\delta_{n},\delta_{t}) \cong \sqrt{\frac{2\tau_{i}E_{f}l_{0}}{d}} \left(\frac{2\delta_{t}}{l_{0}} + \frac{\delta_{n}^{2}}{l_{0}^{2}}\right)^{\frac{1}{2}}$$
(14)

در بازشدگیهای کوچک دهانه ترک $heta \sin heta pprox \sin heta$ ؛ با جایگذاری روابط (12) تا (14) در رابطه (4) خواهیم داشت:

$$T_{n}(\delta_{n}) = \begin{cases} n_{0}\overline{f}_{\max} \left[1 - \exp\left(\frac{\delta_{n}}{\delta_{n_{0}}}\right)^{2} \right] \\ \exp\left(-\left(\frac{\delta_{n}}{\delta_{n_{f}}}\right)^{3/2} \left(a_{n_{f}} + \frac{\delta_{n}}{\delta_{n_{f}}}\right)^{1/2} & \varphi = 0^{\circ} \\ n_{0}\overline{f}_{\max} \left[1 - \exp\left(\frac{\delta_{n}}{\delta_{n_{0}}}\right)^{3/2} \left(a_{n_{0}} + \frac{\delta_{n}}{\delta_{n_{0}}}\right)^{1/2} \left(b_{n_{0}} + \frac{\delta_{n}}{\delta_{n_{0}}}\right) \right] \\ \exp\left(-\left(\frac{\delta_{n}}{\delta_{n_{f}}}\right)^{3/2} \left(a_{n_{f}} + \frac{\delta_{n}}{\delta_{n_{f}}}\right)^{1/2} & \varphi \neq 0^{\circ} \end{cases}$$
(18)

$$T_{t}(\delta_{t}) = \begin{cases} n_{0}\overline{f}_{\max} \left[1 - \exp\left(\frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{f}}}\right)^{\frac{1}{2}} \right] \\ \exp\left(\frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{f}}}\right)^{\frac{3}{2}} \left(a_{t_{f}} + \frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{f}}}\right)^{\frac{1}{2}} & \varphi = 90^{\circ} \\ n_{0}\overline{f}_{\max} \left[1 - \exp\left(\left(\frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{0}}}\right)^{\frac{1}{2}} \left(a_{t_{0}} + \frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{0}}}\right)^{\frac{1}{2}}\right) \right] \\ \exp\left(\frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{f}}}\right)^{\frac{3}{2}} \left(a_{t_{f}} + \frac{\delta_{t}}{\delta_{t_{f}}}\right)^{\frac{1}{2}} & \varphi \neq 90^{\circ} \end{cases}$$

$$(19)$$

با استفاده از روابط فوق میتوان منحنیهای کشش-جدایش $T_n - \delta_n$ و $T_t - \delta_t$ را ترسیم و با منحنیهای کشش-جدایش تجربی موجود مقایسه کرد.

4- نتايج و تفسير آن

و

قانون پل زنی در یک نمونه کامپوزیتی یا همان رفتار کشش – جدایش نمونه به صورت تجربی از روی منحنی R و با اندازه گیری بازشدگی انتهای ناحیه پل زنی به طور همزمان قابل استخراج است [30.31]. بنابراین، به منظور ارزیابی قانون پل زنی تقریبی ارائه شده (روابط (18) و (19)) از نتایج تجربی حاصل از آزمایشهای شکست بین لایه ای بر روی نمونه کامپوزیت شیشه اپوکسی 266. مارک و 1 (که در بخش 2–1 به تفصیل تشریح شد) شیشه اپوکسی 0.25. مارک و 1 (که در بخش 2–1 به تفصیل تشریح شد) استفاده می شود. بدین صورت که پس از ثبت مقادیر بار، جابجایی و طول استفاده می شود. بدین صورت که پس از ثبت مقادیر بار، جابجایی و طول استفاده می شود. بدین صورت که پس از ثبت مقادیر بار، جابجایی و طول استفاده می شود. بدین مورت که پس از شبت مقادیر بار، حابجایی و طول اصلاح شده ¹ محاسبه و منحنی R متناظر با نمونه کامپوزیتی در هر پنچ نسبت مود ترکیبی آزمایش شده و در ادامه منحنی $\delta - B$ قابل حصول نسبت مود ترکیبی آزمایش شده و در ادامه منحنی $\delta - B$ قابل حصول

$$n(\delta_n, \delta_t) = n_0 \exp\left[\frac{-C_b}{l_{ref}} \frac{\pi d^2}{4\overline{f}_{\max}} \sqrt{\frac{2\tau_i E_f l_0}{d}} \cdot \left(\frac{2\delta_t}{l_0} + \frac{\delta_n^2}{l_0^2}\right)^{1/2} \cdot \delta_n \cdot \left(\frac{\overline{\sigma}_{\max}}{\sigma_{ref}}\right)^m\right]$$
(15)

یک بار با جایگذاری $\delta_t = \delta_n \tan \varphi$ مورت $\delta_t = \delta_n \tan \varphi$ در رابطه (15) و بار دیگر جایگذاری δ_n به صورت $\delta_n = \delta_t / \tan \varphi$ در رابطه (15) و سادهسازی روابط، میتوان توابع تقریبی زیر را برای (δ_n) و $n(\delta_t)$ ارائه کرد:

$$n(\delta_n) = n_0 \exp\left[\left(\frac{\delta_n}{\delta_{n_f}}\right)^{\frac{3}{2}} \cdot \left(a_{n_f} + \frac{\delta_n}{\delta_{n_f}}\right)^{\frac{1}{2}} \right]$$
$$n(\delta_t) = n_0 \exp\left[\left(\frac{\delta_t}{\delta_{t_f}}\right)^{\frac{3}{2}} \cdot \left(a_{t_f} + \frac{\delta_t}{\delta_{t_f}}\right)^{\frac{1}{2}} \right]$$
(16)

که δ_{n_f} جابجایی نرمال (بازشدگی) مشخصه بخش نزولی منحنی کشش-جدایش نرمال، δ_{t_f} جابجایی مماسی مشخصه بخش نزولی منحنی کشش-جدایش مماسی و a_{n_f} و a_{n_f} ثابتهای مادی هستند.

از ترکیب روابط (15) و (16)، δ_{n_f} و δ_{t_f} میتوانند تنها بر حسب خواص اجزای تشکیلدهنده بدست آیند:

$$\delta_{n_{f}}^{4} = \frac{l_{ref}^{2}}{C_{b}^{2} \cdot \left(\frac{d}{2}\right)^{3} \left(\frac{\pi}{\overline{f}_{max}}\right)^{2} \frac{\tau_{i}E_{f}}{l_{0}}} \left(\frac{\sigma_{ref}}{\overline{\sigma}_{max}}\right)^{2m}}$$
$$\delta_{l_{f}}^{4} = \frac{l_{ref}^{2}}{C_{b}^{2} \cdot \left(\frac{d}{2}\right)^{3} \left(\frac{\pi}{\overline{f}_{max}}\right)^{2} \frac{\tau_{i}E_{f}}{l_{0}}} \tan^{4}\theta \cdot \left(\frac{\sigma_{ref}}{\overline{\sigma}_{max}}\right)^{2m}}$$
(17)

با قرار دادن مقادیر پارامترهای مادی (خواص اجزای تشکیل دهنده) برای یک ماده کامپوزیتی خاص (به عنوان مثال مقادیر جدول 1 در مرجع [17]) در روابط (8)، (11) و δt_f ، δt_0 م δt_0 محاسبه شده و در روابط (8)، (11) و (17)، مقادیر به طور تجربی تطبیق داده شده، در محدوده پیش بینی شده توسط روش قرا گرفتهاند یا خیر. از طرف دیگر، محدوده پیش بینی شده توسط روش قرا گرفتهاند یا خیر. از طرف دیگر، بنابراین تعیین تجربی پارامتر δ_{10} مات می تواند به همراه مقدار متوسط تود. محدول آ مات محدوده پیش بینی شده توسط روش قرا گرفتهاند یا خیر. از طرف دیگر، محدود پیش بینی شده توسط روش قرا گرفتهاند یا خیر. از طرف دیگر، محدوده پیش بینی شده توسط روش قرا گرفتهاند یا خیر. از طرف دیگر، محدود محل مشاهده شود. محل مشاهده شود. محمول مقاد متوسط مقاد مات مگر اینکه در محل مشاهده مود. محمول مقدار متوسط مقد مات محمود محداکثر نیروی مسطح δ_{n_f} به طور تجربی تعیین شده می توانند برای تخمین حداکثر نیروی مسطح محمود.

حال ترکیب روابط (7) و (16) منجر به استخراج قانون پلزنی تقریبی در جهت مماسی در قالب یک رابطه تحلیلی برای $T_t(\delta_t)$ و ترکیب روابط (10) و (16) منجر به استخراج قانون پلزنی تقریبی در جهت نرمال در قالب یک رابطه تحلیلی برای $T_n(\delta_n)$ به صورت زیر خواهد شد:

¹ Modified beam theory (MBT)

5

4.5

4

است. بر طبق رویکرد انتگرال J، برای تعیین توزیع تنش پلزنی از رابطه زیر می توان استفاده کرد [32]:

$$\frac{dG}{d\delta} = T(\delta) \tag{20}$$

بنابراین منحنیهای کشش-جدایش تجربی با مشتق گیری از منحنیهای . تجربی $\delta-\delta$ مطابق شکل 12 ترسیم میشود

به منظور پیادهسازی قانون پلزنی تقریبی پیشنهادی، روابط تحلیلی ارائه شده در بخش 3-2 به صورت یک کد کامپیوتری در نرمافزار متلب وارد شده است. خروجی کد به صورت منحنیهای کشش- جدایش در جهت نرمال و مماسی برای محدوده وسیعی از زوایای ترکیب مود (arphi) است. بنابراین با استفاده از این کد به راحتی میتوان منحنیهای کشش- جدایش در جهت نرمال و مماسی پیشبینی شده توسط قانون پلزنی تقریبی پیشنهادی را برای هر تعداد نمونه ماده خاص که پارامترهای موردنیاز آنها در منابع موجود باشد، در هر زاویه ترکیب مود دلخواه رسم نمود. ینج نسبت مود تركيبى (G_{II}/G) 0، 0.25، 0.5، 0.75 و 1 به ترتيب معادل تقريبى زواياى تركيب مود (Ø) °0، 20°، 45°، 70° و 90° در قانون پلزني تقريبي ارائه شده هستند.

شكل 12 رفتار كشش- جدايش ناحيه پلزنى پيشبينى شده توسط قانون پلزنی تقریبی ارائه شده (رابطه (18) و (19)) را برای نمونه کامپوزیت لایهای E-glass/EPON 826 تکجهته در هر دو جهت نرمال و مماسی به صورت تابعی از بازشدگیهای نرمال و مماسی برای محدوده وسیعی از زوایای ترکیب مود در مقایسه با منحنیهای کشش- جدایش تجربی نشان میدهد. همانطور که در شکل 12 مشاهده می شود، پاسخ کشش- جدایش پیش بینی شده توسط قانون پلزنی تقریبی ارائه شده در هر دو راستای نرمال و مماسی با رفتار کشش- جدایش تجربی نمونه کامپوزیت لایه ای E-glass/EPON 826 تکجهته از همخوانی بسیار خوبی برخوردار بوده و با رفتار کلی کشش-جدایش نمونههای کامپوزیتی بدست آمده از سایر مدلهای موجود [34-8،16،32] نیز همخوانی دارد. تمامی این منحنیهای کشش- جدایش ابتدا شامل یک رفتار صعودی تنش پلزنی تا یک مقدار حداکثر میشوند و سپس تنشهای پلزنی کاهش یافته و به طور کامل از بین میروند.

برخی پارامترهای فیزیکی و مکانیکی لازم برای پیادهسازی قانون پلزنی تقریبی ارائه شده، مانند خواص الیاف، ماتریس و ناحیه بین وجهی در نمونههای الیاف شیشه/اپوکسی از منابع موجود در پیشینه [37-35] استخراج و در جدول 3 خلاصه شده است. جهت برآورد تعداد اولیه الیاف پلزده در نمونهها (n₀)، از تصاویری که از جبهه ترک همین نمونههای الیاف شیشه√پوکسی حین شروع و گسترش تورق در مرجع [38] با استفاده از یک دوربین حرفهای کانن مدل EOS 550D و یک لنز ماکروی SIGMA 150 mm 1:2.8 گرفته شده بود، استفاده شده است. یک نمونه از این تصاویر در شکل 13 نمایش داده شده است. سپس، تعداد اولیه الیاف پلزده در واحد سطح با شمارش تعداد الیاف عبوری از دهانه ترک در لحظه شروع تورق از روی تصاویر ثبت شده تعیین شده است. لازم به ذکر است که در حالی که مقدار کمیت n_0 از طریق تجزیه و تحلیل بصری نمای کلی جبهه ترک نمونه ها تخمین زده شده است، اما عدم اطمینان در مقادیر متوسط حاصله قابل توجه است.



 $\omega = 45^{\circ}$

(الف-a)

 $\delta_t (\text{mm})$

Fig. 12 Traction-separation responses predicted by proposed approximate bridging law in comparison with experimental tractionseparation curves for unidirectional E-glass/Epon-826 composite in different mode mixity angles: a) Normal and b) Tangential direction.

شکل 12 مقایسه پاسخ کشش-جدایش پیشبینی شده توسط قانون پلزنی تقریبی ارائه شده و منحنی کشش-جدایش تجربی برای نمونه کامپوزیت لایهای -E glass/EPON 826 تکجهته در زوایای ترکیب مود مختلف در راستای الف- نرمال و ب– مماسی

برآورد دقيق تر تعداد اوليه الياف يل زده در واحد سطح مي تواند از طريق ميكروسكوپ الكتروني روبشي صورت گيرد. همچنين طول پلزني اوليه الياف، l_0 ، با استفاده از تصاوير ميكروسكوپى ثبت شده از لبه نمونههاى شیشه/اپوکسی ساخته شده در این پژوهش در لحظه شروع تورق بدست آمده است. مقدار گزارش شده در جدول 3 برای l_0 متوسط مقادیر بدست آمده از تصاویر در نسبتهای ترکیب مود مختلف است. یک نمونه از این تصاویر در شکل 14 نشان داده شده است.

شایان ذکر است مقایسه جدول شماره 3 کار حاضر با جدول شماره 1 مرجع [17] که هر دو پارامترهای لازم جهت پیادهسازی مدل پلزنی ترک میباشند، نشان میدهد در قانون پلزنی تقریبی ارائه شده با سادهسازی روابط از طریق جایگذاری تقریبهای ساده در توصیف پلزنی، تعداد پارامترها

¹ Matlab

کاهش یافته و برخی خواص اجزای تشکیلدهنده که تعیین دقیق آنها دشوار یا نیازمند انجام آزمایش است از جمله مدول برشی الیاف و ماتریس، استحکام کششی الیاف، چقرمگی شکست ماتریس و توان ویبول از روابط حذف شده است.

جدول 3 پارامترهای فیزیکی و مکانیکی لازم جهت پیادهسازی قانون پلرزنی تقریبی در تورق نمونه کامپوزیتیE-glass/EPON 826 تکجهته

Table 3 Physical and mechanical parameters used for implementation of approximate bridging law in delamination of unidirectional Eglass/EPON 826 composite

مقدار	پارامتر
15 ^a	قطر الياف، <i>d</i> (µm)
200	طول پلزنی اولیه، $l_{ heta}$ (μm)
72-85 ^ь	مدول الاستيسيته الياف، <i>E_f</i> (GPa)
17.6 ^b	مقاومت برشی اصطکاک ناحیه بین وجهی، $ au_i$ (MPa)
14±10	$({ m mm}^{-2})n_0$ تعداد اولیه الیاف پلزده در واحد سطح ترک، n_0
25 °	طول مرجع ویبول، <i>l_{ref} (</i> mm)
1.63 °	(GPa) σ_{ref} استحکام مرجع ویبول،

^a [35]; ^b [36]; ^c [37]



 Fig. 13 A photograph of the crack front view of unidirectional E-glass/Epon-826 composite during delamination growth [38]

 E-glass/EPON 826 تصویر نمای جبهه ترک کامپوزیت لایهای 136

 تکجهته حین رشد تورق [38]

مطابق شکل 12، حداکثر بازشدگی نرمال (طول ناحیه چسبنده در جهت نرمال) پیشبینی شده برای نمونه بین mm 0.1 ml تا ml تغییر می کند و با نزدیک شدن به مود II خالص ($(\varphi = 90)$ کاهش می یابد. همان طور که در شکل 12الف-a مشاهده می شود، با افزایش اندکی مود II بارگذاری، مقدار تنش پلزنی نرمال پیشبینی شده توسط مدل از حالت مود I خالص (= φ 0) بیشتر می شود. این رفتار در برخی از کامپوزیتهای پایه اپوکسی قابل مشاهده بوده و ناشی از برهم کنش مودهای بارگذاری است [39،40]. در ترکی به صورت شبه مود I (به عنوان مثال در مقادیر زوایای ترکیب مود پایین ترک به صورت شبه مود I (به عنوان مثال در مقادیر زوایای ترکیب مود پایین که بارگذاری مود II می تواند صرفنظر شود) رشد می کند می دانند [39]. پس به زارگذاری نرمال را به تدریچ کاهش می دهد تا جایی که مقدار آن با نزدیک شدن پلزنی نرمال را به تدریچ کاهش می دهد تا جایی که مقدار آن با نزدیک شدن



Fig. 14 A micrograph of initial fiber bridging in delamination of unidirectional E-glass/Epon-826 composite (Magnification x700)
E- شكل 14 تصوير ميكروسكوپى پلرزنى اوليه الياف در تورق كامپوزيت لايهاى 14 شكل 324 تصوير ميكروسكوپى بلرزگنمايى 700 بار)

از آنجا که الیاف در هر دو جهت و به صورت متقاطع می توانند دهانه ترک را پل بزنند، کششهای مماسی مثبت و منفی در منحنیهای کشش-جدایش مماسی ظاهر شده است. پاسخهای کشش- جدایش پیشبینی شده در راستای مماسی، $T_t - \delta_t$ ، همان ویژگیها و مشخصههای اساسی پاسخهای کشش- جدایش در راستای نرمال، $T_n-\delta_n$ را نشان میدهند. از مقایسه شکل 12الف-a و شکل 12ب-b مشخص می شود که محدوده مقادیر پیشبینی شده برای طول ناحیه چسبنده در راستای مماسی کوچکتر از مقادیر آن در راستای نرمال است. در حالی که، مقادیر استحکام چسبنده در راستای مماسی به طور قابل توجهی بزرگتر از مقادیر آن در راستای نرمال است. با افزایش نسبت ترکیب مود (یا به عبارت دیگر افزایش بارگذاری مود II)، مقدار حداکثر استحکام چسبنده مماسی به طور یکنواخت افزایش مییابد. اما مقادیر طول ناحیه چسبنده در راستای مماسی به طور غیر یکنواخت نسبت به مقدار ترکیب مود تغییر میکنند. به طوری که از mm در زوایای ترکیب مود پایین تا 0.4 mm در $arphi=45^\circ$ افزایش و سپس 0.2به m m در $m arphi=90^{\circ}$ کاهش می یابد. با کاهش زاویه ترکیب مود یا به 0.1~
m mmعبارتی افزایش مود I بارگذاری، مقدار بار در بخش نزولی منحنی با یک شیب ملایمی کاهش مییابد. در واقع، بارگذاری مود I به نوعی با فعالسازی مکانیزم پلزنی الیاف در نقش کمککننده به بارگذاری مود II به نظر مىرسد. تغييرات رفتار كشش- جدايش با افزايش نسبت تركيب مود مىتواند ناشی از وجود مکانیزمهای چقرمگی مختلف در ترکیب مودهای مختلف باشد. در مقادیر نسبت ترکیب مود پایین، کشش ناحیه پلزنی بر اثر مایکرومکانیزم بلند (ورقه ورقه) شدن ماتريس ناشي از تغيير شكل خمشي قابل توجه الياف محدود می شود. با افزایش نسبت ترکیب مود، الیاف پلزده تحت بار محوری قرار خواهند گرفت و مایکرومکانیزم جدایش الیاف- ماتریس به جای پوسته پوسته شدن ماتریس کششهای ناحیه چسبنده را محدود می کند. در نتیجه، مقدار طول ناحیه چسبنده به احتمال باقی ماندن الیاف پلزده (رابطه 2) مرتبط شده و وابستگی آن به نسبت ترکیب مود از مشارکت مایکرومکانیزمهای مختلف (مانند بلند شدن ماتریس و بیرون کشیده شدن

- [5] Sørensen, B. F. and Kirkegaard, P., "Determination of Mixed Mode Cohesive Laws," Engineering Fracture Mechanics, Vol. 73, pp. 2642-2661, 2006.
- [6] Shokrieh, M. M., Damirchiloo, S., Salamat-talab, M., "Determination of cohesive zone parameters in mode I delamination growth of a double cantilever beam specimen using the inverse method," Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 4, No.1, pp. 83-90, 2017 (In Persian).
- [7] Esmaili, A., Taheri-Behrooz, F., "Comparison of numerical and analytical cohesive zone length models in the delamination of composite laminates," Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 7, No.4, pp. 1235-1242, 2021 (In Persian).
- [8] Spearing, S. M. and Evans, A. G., "The Role of Fiber Bridging in The Delamination Resistance of Fiber-reinforced Composites," Acta Metallurgica et Materialia, Vol. 40, No. 9, pp. 2191-2199, 1992.
- [9] Kaute, D. A. W., Shercliff, H. R., Ashby, M. F., "Delamination, Fibre Bridging and Toughness of Ceramic Matrix Composites," Acta Metallurgica et Materialia, Vol. 41, pp. 1959-1970, 1993.
- [10] Ivens, J., Albertsen, H., Weavers, M., Verpost, I., Peters, P., "Interlaminar Fracture Toughness of CFRP Influenced by Fibre Surface Treatment: Part 2. Modelling of The Interface Effect," Composites Science and Technology, Vol. 54, pp. 147-159, 1995.
- [11]Evans, A. and Marshall, D., "The Mechanical Behavior of Ceramic Matrix Composites," Overview No. 85, Acta Metallurgica, Vol. 37, No.10, pp. 2567-2583, 1989.
- [12]Wells, G. M., "A Preliminary Investigation into Transverse Fracture of Unidirectional Fibre Composites," Harwell report AERE-R11494, 1985.
- [13]Greenhalgh, E. S., Rogers, C., Robinson, P., "Fractographic Observations on Delamination Growth and The Subsequent Migration Through The Laminate," Composites Science and Technology, Vol. 69, pp. 2345-2351, 2009.
- [14] Riddell, W. T., Ingraffea, A. R., Wawrzynek, P. A., "Experimental Observations and Numerical Predictions of Three-dimensional Fatigue Crack Propagation," Engineering Fracture Mechanics, Vol. 58, No. 4, pp. 293-310, 1997.
- [15]Hashemi, S., Kinloch, A. J., Williams, J. G., "Mechanics and Mechanisms of Delamination in a Polyether Sulfone-fibre Composite," Composites Science and Technology, Vol. 37, No. 4, pp. 429-462, 1990.
- [16]Sørensen, B. F., Gamstedt., E. K., Østergaard, R. C., Goutianos, S., "Micromechanical Model of Cross-over Fibre Bridging – Prediction of Mixed Mode Bridging Laws," Mechanics of Materials, Vol. 40, No. 4-5, pp. 220-234, 2008.
- [17]Daneshjoo, Z., Shokrieh, M. M., Fakoor, M., "A Micromechanical Model for Prediction of Mixed Mode I/II Delamination of Laminated Composites Considering Fiber Bridging Effects," Theoretical and Applied Fracture Mechanics, Vol. 94, pp. 46-56, 2018.
- [18]Khan, R., "Delamination Growth in Composites under Fatigue Loading," Ph.D. Thesis, Aerospace Faculty TU Delft Nederland, 2013.
- [19]Shokrieh, M. M., Salamat-talab, M., Heidari-Rarani, M., "Effect of interface fiber angle on the R-curve behavior of E-glass/epoxy DCB Specimens," Theoretical and Applied Fracture Mechanics, Vol. 86, pp. 153-160, 2016.
- [20]Standard Test Method for Mixed Mode I-Mode II Interlaminar Fracture Toughness of Unidirectional Fiber Reinforced Polymer Matrix Composites, ASTM International, ASTM D6671-01, West Conshohocken, PA, USA; 2001.
- [21]Standard Test Method for Mode I Interlaminar Fracture Toughness of Unidirectional Fiber-Reinforced Polymer Matrix Composites, US: ASTM International, ASTM Standard D5528-13, 2013.
- [22]Standard Test Method for Determination of the Mode II Interlaminar Fracture Toughness of Unidirectional Fiber-Reinforced Polymer Matrix Composites, US: ASTM International, ASTM Standard D7905/D7905M-14, 2014.

الیاف) حین پدیده پلزنی الیاف حاصل میشود. این تغییرات غیریکنواخت رفتار کشش- جدایش در نتایج بررسیهای تجربی بسیاری از مواد با مایکروساختارهای مشابه مطابقت دارد.

5- نتیجهگیری و جمعبندی

در تورق كامپوزیتهای لایهای تکجهته، پلزنی ناحیه بین وجهی تورق بر اثر الیاف به عنوان یکی از مهمترین مکانیزمهای جذب انرژی در ناحیه فرآیند شکست بسیار حائز اهمیت است. در این مقاله، برای فهم فیزیک مسئله پلزنی ترک حین رشد پدیده واماندگی تورق در کامپوزیتهای لایهای تحت مود ترکیبی I/II، ابتدا به شناسایی و معرفی مهمترین مایکرومکانیزمهای درگیر حین پدیده پلزنی الیاف پرداخته شد. بدین منظور آزمایشهای شکست بین لایهای بر روی دو نوع نمونه کامپوزیتی کربن/اپوکسی و شیشه√پوکسی تحت مود I خالص، مود ترکیبی I/II و مود II خالص صورت گرفت. سپس سطوح شکست نمونهها و ناحیه آسیب جلوی نوک تورق بر روی لبه نمونهها پس از آزمایشهای تورق با استفاده از میکروسکوپ الکترونی روبشی مشاهده و ناحیه پلزنی ایجاد شده حین آزمایش تورق در نمونههای كامپوزيتى مورد بررسى قرار گرفت. با مرور مشاهدات تجربى حاصل، مهمترين مايكرومكانيزمهاى درگير حين پديده پلزنى الياف شامل بلند شدن الیاف از بستر ماتریس و به دنبال آن بلند (ورقه ورقه) شدن ماتریس، جدایش الياف- ماتريس و به دنبال آن بيرون كشيده شدن الياف و شكست الياف معرفی شدند. در بررسی پلزنی ترک در کامپوزیتها، انرژی جذب شده توسط مکانیزم چقرمگی پلزنی الیاف اغلب با استفاده از قوانین پلزنی محاسبه میشود. مدلهای موجود برای پیشبینی قوانین پلزنی در تورق کامپوزیتهای لایهای مبتنی بر فیزیک هستند اما ضعف اساسی آنها معمولاً در پیچیدگی آنها و دشواری در تعیین پارامترهای متعددی است که شامل می شوند. از این رو در ادامه، به ارائه یک روش تقریبی جدید برای تعیین قانون پلزنی بر اساس یک مدل پیچیدهتر مبتنی بر فیزیک پرداخته شد. در این رویکرد جدید، با حفظ مبنای فیزیکی مسئله و از طریق جایگذاری تقریبهای ساده در توصیف پلزنی، قوانین پلزنی استخراج شد. در روش ارائه شده، قوانین پلزنی با استفاده از روابط سادهتر و با تعداد پارامترهای موردنیاز کمتر قابل دستیابی است. مطابقت بسیار خوب یاسخ کشش-جدایش ناحیه پلزنی پیشبینی شده توسط قانون پلزنی تقریبی ارائه شده با منحنیهای کشش- جدایش تجربی در هر دو جهت نرمال و مماسی برای محدوده وسیعی از زوایای ترکیب مود بیانگر صحت و دقت روش است.

6- مراجع

- Qiao, P. and Chen, Y., "Cohesive Fracture Simulation and Failure Modes of FRP- Concrete Bonded Interfaces," Theoretical and Applied Fracture Mechanics, Vol. 49, No. 2, pp. 213-225, 2008.
- [2] Shokrieh, M. M., Salamat-talab, M., Heidari-Rarani, M., "Numerical analysis of mode I delamination growth in laminated DCB specimens using cohesive zone models," Modares Mechanical Engineering, Vol. 13, No.1, pp. 38-48, 2013 (In Persian).
- [3] Shokrieh, M. M., Zeinedini, A., "Prediction of strain energy release rate of asymmetric double cantilever composite beam using eqvalent lay-up for mixed-mode I/II delamination," Modares Mechanical Engineering, Vol. 13, No.13, pp. 214-225, 2013 (In Persian)
- [4] Hillerborg, A., "Analysis of Fracture by Means of The Fictitious Crack Model, Particularly for Fiber Reinforcement Concrete," International journal of cement composites, Vol. 2, pp. 177-184, 1980.

- [23]Sutcu, M., "Weibull Statistics Applied to Fiber Failure in Ceramic Composites and Work of Fracture," Acta Metallurgica, Vol. 37, No. 2, pp. 651-661, 1989.
- [24]Thouless, M. D. and Evans, A. G., "Effects of Pull-out on The Mechanical Properties of Ceramic-matrix Composites," Acta Metallurgica, Vol. 36, No. 3, pp. 517-522, 1988.
- [25]Ashby, M. F., Blunt, F. J., Bannister, M., "Flow Characteristics of Highly Constrained Metal Wires," Acta Metallurgica, Vol. 37, No. 7, pp. 1847-1857, 1989.
- [26]Cox B. N. and Marshall, D. B., "Stable and Unstable Solutions for Bridged Cracks in Various Specimens," Acta Metallurgica et Materialia, Vol. 39, pp. 579-89, 1991.
- [27]Bao, G., Suo, Z., "Remarks on Crack Bridging Concepts," Applied Mechanics Review, Vol. 45, pp. 355-366, 1992.
- [28]Weibull, W., "A Statistical Theory of The Strength of Materials," Proceedings, The Royal Swedish Institute for Engineering Research, Vol. 151, pp. 1-45, 1939.
- [29] Weibull, W., "The phenomenom of rupture in solids," Proceedings, The Royal Swedish Institute for Engineering Research, Vol. 153, pp. 1-55, 1939.
- [30]Suo, Z., Bao, G., Fan, B., "Delamination R-curve Phenomena Due to Damage," Journal of the Mechanics and Physics of Solids, Vol. 40, No. 1, pp. 1-16, 1992.
- [31]Mai, Y. W., "Cohesive Zone and Crack-resistance R-curve of Cementitious Materials and Their Fiber-reinforced Composites," Engineering Fracture Mechanics, Vol. 69, pp. 219-234, 2002.
- [32]Sorensen, L., Botsis, J., Gmür, Th., Humbert, L., "Bridging Tractions in Mode I Delamination: Measurements and Simulations," Composites Science and Technology, Vol. 68, No. 12, pp. 2350-2358, 2008.
- [33] Dávila, C. G., Rose, C. A., Camanho, P. P., "A Procedure for Superposing Linear Cohesive Laws to Represent Multiple Damage Mechanisms in The Fracture of Composites," International Journal of Fracture, Vol. 158, No. 2, pp. 211-223, 2009.
- [34]Shokrieh, M. M., Daneshjoo, Z., Fakoor, M., "A Modified Model for Simulation of Mode I Delamination Growth in Laminated Composite Materials," Theoretical and Applied Fracture Mechanics, Vol. 82, pp. 107-116, 2016.
- [35]Shokrieh, M. M., Ghoreishi, S. M., Esmkhani, M., Zhao, Z., "Effects of Graphene Nanoplatelets and Graphene Nanosheets on Fracture Toughness of Epoxy Nanocomposites," Fatigue & Fracture of Engineering Materials & Structures, Vol. 37, No. 10, pp. 1116-1123, 2014.
- [36]Ogihara, S. and Koyanagi, J., "Investigation of Combined Stress State Failure Criterion for Glass Fiber/epoxy Interface by The Cruciform Specimen Method," Composites Science and Technology, Vol. 70, pp. 143-150, 2010.
- [37]Godara, A., Gorbatikh, L., Kalink, G., Warrier, A., Rochez, O., Mezzo, L., Luizi, F., van Vuure, A. W., Lomov, S. V., Verpoest, I., "Interfacial Shear Strength of a Glass Fiber/epoxy Bonding in Composites Modified with Carbon Nanotubes," Composites Science and Technology, Vol. 70, pp. 1346-1352, 2010.
- [38]Shokrieh, M. M., Salamat-talab, M., Heidari-Rarani, M., "Effect of Interface Fiber Angle on The R-curve Behavior of E-glass/epoxy DCB Specimens," Theoretical and Applied Fracture Mechanics, Vol. 86, pp. 153-160, 2016.
- [39]Reeder, R., "An Evaluation of Mixed-mode Delamination Failure Criteria," Technical Report: NASA/TM-1992-104210, NASA Langley Technical Report Server, 1992.
- [40]Greenhalgh, E. S., "Characterisation of Mixed-mode Delamination Growth in Carbon-fiber Composites," Ph.D. Thesis, Imperial College of Science, Technology and Medicine, London UK, 1998.