نشریه علمی پژوهشی

علوم و فناوری **کامیوز د** http://jstc.iust.ac.ir



تأثیر لایهچینی الیاف و محیطهای حرارتی بر خواص خمشی کامپوزیتهای هیبریدی اپوکسی/ الیاف بازالت/الیاف کربن لایهنازک تکجهته

سید محمد صالح موسوی بفروئی¹، رضا اسلامی فارسانی^{2*}، عبدالرضا گرانمایه³

1- دانشجوی دکترا، مهندسی مکانیک، دانشگاه آزاد اسلامی واحد تهران جنوب، تهران 2- استاد، مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی خواجه نصیرالدین طوسی، تهران

3- استادیار، مهندسی مکانیک، دانشگاه آزاد اسلامی واحد تهران جنوب، تهران

⇒ تهران، کد یستی eslami@kntu.ac.ir ،19919-43344 ***

» دېران، کې پستې ۲۴-۶۶۰ (۱۳۷۱، ۲۷۷، ۲۰۱۵ Conami Chitu.ae.ii

چکیدہ	اطلاعات مقاله:
 در این مطالعه تاثیرات دماهای مختلف محیطی و لایهچینی الیاف بر رفتار خمشی کامپوزیتهای هیبریدی متشکل از رزین اپوکسی، الیاف	دريافت: 1400/03/07
بازالت و الیاف نازک تکجهته کربن مورد بررسی قرار گرفت. کامپوزیتهای هیبریدی با استفاده از روش لایهگذاری دستی 2 لایه الیاف	پذيرش: 1400/08/15
نازک تکجهته کربن و 6 لایه الیاف بازالت ساخته شدند. نمونهها با سه نوع مختلف لایهچینی به طوری که موقعیت الیاف نازک تکجهته	كليدواژگان:
کربن از مرکز به سطوح نمونهها تغییر میکرد، آماده شدند. همچنین، تأثیر دما بر رفتار خمشی نمونهها با استفاده از دماهای 25، 60 و 95	کامپوزیت هیبریدی، الیاف کربن لایه نازک،
درجه سانتی گراد مورد بررسی قرار گرفت. تمامی نمونهها دارای شکست تدریجی بودند و به دلیل حضور الیاف نازک تکجهته کربن، رفتار	خواص خمشی، شبهانعطافپذیری، دماهای
شبهانعطافپذیر نشان دادند. نتایج نشان دادند که با قرار دادن الیاف نازک تکجهته کربن در بیرونیترین لایهها، استحکام و مدول خمشی	مختلف محيطي
نمونهها به شدت افزایش یافت. به عنوان نمونه، در دمای 25 درجه سانتی گراد، مدول خمشی نمونههایی که الیاف نازک تکجهته کربن در	
بیرونیترین لایههایش قرار داشتند، حدود 42 درصد بالاتر از مدول خمشی نمونههای با الیاف نازک تکجهته کربن در مرکز بود. با این	
وجود، مقادیر کرنش شکست نمونهها با نزدیک کردن الیاف نازک تکجهته کربن به مرکز نمونهها افزایش داشت. همچنین، نتایج نشان داد	
که افزایش دما منجر به کاهش مقادیر استحکام و مدول خمشی نمونهها شده، در حالی که مقادیر کرنش افزایش یافته است.	

Effects of stacking sequence of fibers and thermal environments on the flexural properties of the basalt fibers/thin-ply unidirectional carbon fibers/epoxy hybrid composites

Seyed Mohammad Saleh Mousavi-Bafrouyi¹, Reza Eslami-Farsani^{2*}, Abdolreza Geranmayeh¹

1- Department of Mechanical Engineering, South Tehran Branch, Islamic Azad University, Tehran, Iran

2- Faculty of Materials Science and Engineering, K. N. Toosi University of Technology, Tehran, Iran

* P.O.B. 19919-43344, Tehran, Iran, eslami@kntu.ac.ir

Hybrid composite, Carbon fibers thin- ply, Flexural properties, Pseudo- ductility, Different environmental temperatures	Keywords	Abstract
Stacking sequences or hoers in which the position of him-pity OD carbon hoers changed in the outermost layers. Also, the temperature effects on the flexural properties of samples by applying different temperatures of 25, 60, and 95 °C. All samples were fractured graded pseudo-ductility phenomenon due to thin-ply UD carbon fibers. Results showed that by ply UD carbon fibers at the outermost layers, the flexural strength and modulus of se significantly. For example, at the temperature of 25 °C, the flexural modulus of the sample higher than that of the sample with thin-ply UD carbon fibers at the center of samples. How values of samples increased by nearing the thin-ply UD carbon fibers to the center lay indicated that increasing the temperature caused the reduction of flexural strength and modulus while the strain values increased.	Hybrid composite, Carbon fibers thin- ply, Flexural properties, Pseudo- ductility, Different environmental temperatures	In this study, the effects of different environmental temperatures and stacking sequences of fibers on the flexural properties of the hybrid composites including epoxy resin, basalt fibers, and thin-ply unidirectional (UD) carbon fibers were investigated. The hybrid composites were prepared by hand lay-up method with 2 layers of carbon thin-ply and 6 layers of basalt fibers. The samples were fabricated with three different stacking sequences of fibers in which the position of thin-ply UD carbon fibers changed from the center to the outermost layers. Also, the temperature effects on the flexural properties of samples were investigated by applying different temperatures of 25, 60, and 95 °C. All samples were fractured gradually and showed pseudo-ductility phenomenon due to thin-ply UD carbon fibers. Results showed that by placing the thin-ply UD carbon fibers at the outermost layers, the flexural strength and modulus of samples increased significantly. For example, at the temperature of 25 °C, the flexural modulus of the samples. However, the strain values of samples increased by nearing the thin-ply UD carbon fibers to the center layers. Also, results indicated that increasing the temperature caused the reduction of flexural strength and modulus of samples were strain values increased.

Please cite this article using:

برای ارجاع به مقاله از عبارت زیر استفاده کنید:

Mousavi-Bafrouyi, S. M. S., Eslami-Farsani, R., Geranmayeh, A., "Effects of stacking sequence of fibers and thermal environments on the flexural properties of the basalt fibers/thin-ply unidirectional carbon fibers/epoxy hybrid composites", In Persian, Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 8, No. 2, pp. 1514-1521, 2021. https://doi.org/10.22068/JSTC.2021.530377.1725

1- مقدمه

امروزه کامپوزیتهای پلیمری به دلیل خواص منحصر بفرد خود مانند استحکام و سفتی ویژه بالا توجه خاصی را در کاربردهای مختلف پیدا کردهاند. در برخی از این کاربردها، کامپوزیت ممکن است در شرایط مختلفی مانند دماهای بالا و محیطهای خورنده قرار داشته باشند. بنابراین، لازم است که کامپوزیتهای پلیمری دارای خواص مناسبی حتی در دماهای بالا و محیطهای خورنده باشند. یکی از مهمترین انواع کامپوزیتهای پلیمری، کامپوزیتهای تقویتشده با الیاف هستند. این نوع از کامپوزیتها به دلیل مزایای خود به طور گستردهای در کاربردهای مهمی مانند بدنه هواپیما و بدنه خودرو استفاده می شوند. به طور کلی مهمترین الیاف مورد استفاده در کامپوزیتهای پلیمری شامل الیاف شیشه، کربن، آرامید و بازالت هستند [4-1].

با وجود تمامی مزایای کامپوزیتهای پلیمری تقویتشده با الیاف، معمولاً این نوع از کامپوزیتها دارای چقرمگی پایینی هستند که این مشکل منجر به ایجاد شکست ناگهانی در شرایط بارگذاریهای مختلف میشوند. امروزه، راهکارهای مختلفی در جهت بهبود چقرمگی پایین کامپوزیتهای پلیمری معرفی شده است. از مهمترین راهکارهای بهبود چقرمگی کامپوزیتهای پلیمری میتوان به استفاده از پلیمرهای گرمانرم و همچنین افزودن نانوذرات به زمینههای پلیمری اشاره کرد. یکی دیگر از روشهای مؤثر در بهبود افزایش چقرمگی کامپوزیتهای الیافی، استفاده همزمان از دو یا چند الیاف به عنوان تقویتکننده به منظور ساخت کامپوزیتهای هیبریدی است. به طور کلی، دلیل و کاهش معایب آنها میباشد. یکی از مهمترین انواع کامپوزیتهای هیبریدی مشکل از الیاف کربن و الیاف شیشه است. در این نوع کامپوزیتهای هیبریدی استفاده میشود [2 و 7-5].

با وجود مزایای فراوان کامپوزیتهای هیبریدی، متغیرهای فراوانی بر خواص مکانیکی این دسته از کامپوزیتها مؤثر است. از مهم ترین متغیرهای تأثیرگذار می توان به نسبت وزنی/ حجمی الیاف تقویت کننده، خواص الاستیک الیاف و حالت قرارگیری الیاف و یا نوع لایه چینی آنها اشاره کرد. نجفی و همکاران [8] به بررسی تأثیر نوع لایه چینی بر رفتار خمشی و ضربه در کامپوزیتهای هیبریدی شامل الیاف کربن و الیاف بازالت پرداختند. نتایج آنها نشان داد که انرژی ویژه جذب شده کامپوزیتهای تقویت شده با الیاف کربن در اثر افزودن الیاف بازالت بهبود یافت. با افزودن 20، 40، 60 و 80 درصد وزنی الیاف بازالت، انرژی ویژه جذب شده کامپوزیتهای هیبریدی به ترتیب 58، 100 الیاف بازالت، انرژی ویژه جذب شده کامپوزیتهای هیبریدی به ترتیب 58، 100

در یک مطالعه دیگر، سوباجیو^۱ و همکاران [9] به بررسی تأثیر لایهچینی بر خواص خمشی کامپوزیتهای اپوکسی- الیاف بازالت/ الیاف کربن پرداختند. نتایج آنها نشان داد که خواص مکانیکی نمونهها به شدت به نوع قرارگیری الیاف بازالت و الیاف کربن در نمونهها وابسته است. نتایج آنها نشان حالتی که الیاف بازالت در لایههای بیرونی قرار گرفتهاند، بالاترین میزان انعطاف پذیری حاصل شده است، در حالی که با قرار دادن الیاف کربن در لایههای بیرونی، خواص خمشی بهبود یافت. در مطالعهای دیگر، پراستی^۲ و همکاران [10] به بررسی تأثیر درصد وزنی و همچنین نوع قرارگیری الیاف در کامپوزیتهای اپوکسی- الیاف کربن/ الیاف شیشه پرداختند. نتایج آنها نشان داد که با قرار

دادن الیاف کربن در دو سمت بیرونی کامپوزیتهای تقویتشده با الیاف شیشه میتوان استحکام و مدول خمشی را به شدت بهبود بخشید، به طوری که با قرار دادن تنها یک لایه الیاف کربن در سمت بیرونی نمونهها، استحکام خمشی و مدول خمشی نمونهها به ترتیب 20 و 42 درصد افزایش یافت. همچنین نتایج نشان داد که با قرار دادن تمامی الیاف کربن در سمت بیرونی کامپوزیتها که در معرض نیروی خمشی است، میتوان به بهینهترین حالت از نظر کرنش شکست دست یافت.

کامپوزیتهای متداول پلیمری معمولاً دارای استحکام فوقالعاده، وزن پایین و البته شکستهای ناگهانی هستند. یکی دیگر از مزایای استفاده از کامپوزیتهای هیبریدی بالا بردن امنیت کامپوزیتها و تغییر نوع شکست آنها به حالت تدریجی است. حالت شکست تدریجی کامپوزیتهای هیبریدی اصطلاحاً پدیده شبهانعطافپذیری^۲ نامیده میشود [11 و 12]. مطالعات در شامل استفاده از الیاف با زوایای لایهچینی مختلف [15-13] و همچنین استفاده از کامپوزیتهای هیبریدی با خواص مکانیکی مختلف [19-16] طبقهبندی کرد. فولر⁴ و همکاران [14] به بررسی رفتار کششی کامپوزیتهای با الیاف نازک نتایج آنها نشان داد که در حین آزمون کشش میتوان به یک منحنی تنش-کرنش غیرخطی دست یافت. آنها بیان کردند که رخ دادن پدیده شبهانعطاف پذیری در این کامپوزیتها به دلیل جهتگیری مجدد الیاف به سمت راستای پذیری در این کامپوزیتها به دلیل جهتگیری مجدد الیاف به سمت راستای بارگذاری کشش است.

به عنوان یکی دیگر از راهکارهای افزایش انعطاف پذیری کامپوزیتهای پلیمری، مطالعات انجام شده نشان دادهاند که ترکیب الیاف با کرنش بالا و الیاف با کرنش پایین با ضخامتهای کنترل شده میتواند منجر به پدیده شبه-انعطاف پذیری و شکست تدریجی در کامپوزیتهای هیبریدی شود. اغلب مطالعات صورت گرفته در مورد رفتار شبهانعطاف پذیری کامپوزیتهای هیبریدی مربوط به استفاده از الیاف نازک تکجهته کربن است [18-16]. تحقیقات مذکور نشان دادهاند که 4 مکانیزم شکست میتواند در مورد کامپوزیتهای هیبریدی بر اساس ضخامت نسبی الیاف با کرنش کم و الیاف کرنش زیاد رخ دهد. این چهار مکانیزم شامل موارد زیر هستند:

1- یک شکست ترد گسترش یافته در کل ضخامت کامپوزیت

2- یک ترک درون لایههای با کرنش پایین و سپس یک تورق ناگهانی بین الیاف با کرنش کم و کرنش زیاد

3- خرد شدن الياف با كرنش كم

4- خرد شدن الیاف با کرنش کم به همراه تورق موضعی که تنها در این حالت است که رفتار شبهانعطافپذیری بدست میآید.

سیزل⁶ و همکاران [20] از الیاف تکجهته کربن بسیار نازک با ضخامت 29 میکرومتر در بین لایههای کامپوزیتی تقویتشده با الیاف شیشه استفاده کردند. نتایج مطالعه آنها نشان داد، پیش از این که الیاف شیشه دچار شکست شود، الیاف کربن مورد استفاده میتوانند چندین بار در راستای طولی مورد شکست قرار گیرند. مطالعات قبلی نشان دادهاند که با هیبرید کردن الیاف با کرنش کم و الیاف با کرنش زیاد میتوان به رفتار شبهانعطاف پذیری در بارگذاریهای کششی و فشاری دست یافت.

⁴ Fuller ⁵ Czel

⁵ Czei

با این وجود، مطالعات بسیار محدودی مبنی بر دستیابی به رفتار شبه-انعطاف پذیری در آزمون های خمشی صورت گرفته است و عوامل تأثیر گذار بر رخداد این پدیده در حین آزمون خمش مورد بررسی قرار نگرفته است. همچنین، همانطور که گفته شد، کامپوزیتهای پلیمری معمولاً در معرض رطوبت و محیطهای حرارتی هستند. بنابراین، عملکرد آنها میتواند در اثر قرارگیری در شرایط مختلف دمایی و محیطی تغییر کند. از این رو، مطالعه تأثیرات محیطی بر خواص کامپوزیتهای پلیمری از اهمیت بالایی برخوردار است. با این وجود، تاکنون مطالعات بسیار محدودی مبنی بر تأثیر دما بر خواص مکانیکی کامپوزیتهای هیبریدی صورت گرفته است. بر این اساس، هدف مطالعه حاضر ساخت کامپوزیتهای هیبریدی متشکل از الیاف بازالت و الیاف نازک تکجهته کربن با لایهچینیهای مختلف است. در این مطالعه، رفتار خمشی و امکان دستیابی به رفتار شبهانعطاف پذیری کامپوزیتهای هیبریدی در حین آزمون خمشی مورد ارزیابی قرار می گیرد. همچنین، به منظور بررسی تأثیر شرایط محیطی، نمونههای ساختهشده در دماهای مختلف محیطی (25، 60 و 95 درجه سانتی گراد) به مدت 2 ساعت قرار می گیرند و تأثیرات آن بر رفتار خمشی کامپوزیتها مطالعه میشود.

2- بخش تجربی

1-2- مواد

در پژوهش حاضر، از الیاف بازالت با نام تجاری آرمباس^۱ (کشور ارمنستان) و الیاف تکجهته نازک کربن با نام تجاری تکسترم^۲ (کشور سوئد) استفاده شد. برای زمینه پلیمری کامپوزیت نیز رزین اپوکسی (EPL 1012 به همراه هاردنر EPH 112) با نسبت رزین به هاردنر 100:13 بکار گرفته شد. جدولهای 1 و 2 به ترتیب به ارائه خواص مکانیکی و حرارتی و مشخصات کلی الیاف بازالت و الیاف تکجهته نازک کربن مورد استفاده در این تحقیق می پردازند.

2-2- ساخت کامپوزیتھای ھیبریدی

در این پژوهش به منظور ساخت کامپوزیتهای هیبریدی با لایهچینیهای مختلف از روش لایهگذاری دستی^۳ استفاده شد.

جدول 1 مشخصات الياف بازالت استفادهشده در اين تحقيق

Table 1 The properties of used basalt fibers in this research		
مقدار	خاصيت	
380	چگالی (گرم بر مترمربع)	
0.19	ضخامت (میلیمتر)	
8-22	قطر الياف (ميكرومتر)	
سيلانى	نوع پوشش سطحی	
-260-370	دمای کاری (درجه سانتیگراد)	
80-95	مدول کششی (گیگاپاسکال)	

مشخصات الیاف تکجهته نازک کربن استفادهشده در این تحقیق	جدول 2
Fable 2 The properties of used thin-ply UD carbon fibers in this n	esearch

Tuble 2 The properties of use	a unit ply OD carbon fibers in ans feseare
مقدار	خاصيت
38	چگالی (گرم بر مترمربع)
0.1	ضخامت (میلیمتر)
350	نقطه ذوب (درجه سانتیگراد)
294	مدول کششی (گیگاپاسکال)
5490	استحکام کششی (مگاپاسکال)
1.9	ازدیاد طول (درصد)

¹ ARMBAS ² TeXtreme

بعد از لایهگذاری، به منظور حذف حبابهای هوا در کامپوزیت، از فشار 0.05 مگاپاسکال استفاده شد. در نهایت به منظور تکمیل فرایند پخت، نمونهها در دمای اتاق به مدت 7 روز قرار گرفتند. کامپوزیتهای هیبریدی ساختهشده در این تحقیق از 2 لایه الیاف نازک تکجهته کربن و 6 لایه الیاف بازالت تشکیل شدند. به طور میانگین، ابعاد نمونهها برابر با 1.5×7×13 میلیمتر بود. همان-طور که در شکل 1 نشان داده شده است، در این نوع از کامپوزیتها، موقعیت الیاف نازک تکجهته کربن از مرکز به سطوح بیرونی نمونهها تغییر کرد. در کدهای ارائه شده، B و C به ترتیب بیانگر الیاف بازالت و الیاف نازک تکجهته کربن، و اعداد بعد از حروف نشاندهنده تعداد لایهها هستند.



Fig. 1 The schematic image of hybrid composites with different stacking sequences.

شکل 1 تصویر شماتیکی از کامپوزیتهای هیبریدی با لایهچینیهای مختلف.

همچنین، به منظور بررسی تأثیر دما بر خواص مکانیکی کامپوزیتهای هیبریدی ساختهشده، نمونهها در دماهای 60 و 95 درجه سانتیگراد به مدت 2 ساعت قرار گرفتند. سپس، کوره خاموش شده و نمونهها به مدت 5 ساعت در آن به منظور خنک شدن قرار گرفتند.

2-3- مشخصه یابی

در این مطالعه، به منظور بررسی تأثیر دما و لایه چینی های مختلف بر خواص مکانیکی کامپوزیت های هیبریدی، از آزمون خمشی سهنقطه ای مطابق با استاندارد ASTM D790 در دمای محیط (با استفاده از دستگاه هانسفیلد[†] (HK255 استفاده شد. به طور میانگین مقادیر استحکام، مدول و کرنش نمونه ها به ترتیب از روابط 1 تا 3 بدست آمد. لازم به ذکر است که هر نمونه 3 بار مورد آزمایش قرار گرفت و مقادیر میانگین گزارش شدند.

$$\sigma_f = \frac{3PL}{2bd^2} \tag{1}$$

$$E_b = \frac{L^3 m}{4bd^3} \tag{2}$$

$$\varepsilon_f = \frac{6Dd}{L^2} \tag{3}$$

در روابط بالا، σ₁، استحکام خمشی (مگاپاسکال)، P، بیشترین نیرو در منحنیهای تنش- کرنش (نیوتن)، L، طول نمونه طبق استاندارد خمش که بر روی فکهای دستگاه قرار میگیرد (میلیمتر)، b، عرض نمونه (میلیمتر)، b، ضخامت نمونه (میلیمتر)، D، میزان جابجایی در نقطه اولین افت نیرو (میلی-متر) و m، شیب ناحیه خطی منحنی نیرو- جابجایی است [21].

³ Hand lay-up ⁴ Hounsfield

همچنین به منظور بررسی سطوح شکست نمونهها، از میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM¹، مدل TESCAN ساخت کشور چک) استفاده شد. لازم به ذکر است به منظور جلوگیری از پدیده تجمع بارهای الکترونی بر روی سطح نمونه در حین تصویربرداری میکروسکوپ الکترونی روبشی، از پوشش-دهی طلا با استفاده از روش کندوپاش^۲ استفاده شد.

3- نتايج و بحث

شکل 2 نشان دهنده منحنی های تنش- کرنش خمشی کامپوزیت های هیبریدی در دماهای مختلف 25، 60 و 95 درجه سانتی گراد است. همان طور که مشخص است، در تمامی نمونه ها شکست از نوع تدریجی بوده و پدیده شبه انعطاف پذیری در تمامی نمونهها دیده می شود. رخ دادن پدیده شبهانعطاف پذیری را می توان به حضور الیاف نازک تکجهته کربن در نمونهها نسبت داد. با این وجود مشخص است که با توجه به موقعیت قرارگیری الیاف نازک تکجهته کربن، رفتار نمونهها از نظر استحکام خمشی، مدول خمشی، کرنش شکست و کرنش شبهانعطاف پذیری بسیار متفاوت است. به عنوان مثال، همان طور که در شکل 2-الف-a ديده مي شود، كامپوزيت هاي [CB6C] داراي مدول خمشي بالاتري نسبت به سایر نمونهها هستند، اما کرنش شکست آنها پایین تر است. از طرف دیگر، اگرچه در نمونههای [B3C2B3] مقادیر استحکام و مدول خمشی پایین-تری مشاهده می شود، اما این نمونه ها در تمامی دماها دارای کرنش شکست و همچنین کرنش شبهانعطاف پذیری بالاتری نسبت به سایر نمونهها هستند. بنابراین می توان نتیجه گرفت که نوع لایه چینی تأثیر قابل توجهای بر خواص خمشی کامپوزیتهای هیبریدی ساخته شده در این مطالعه دارد. با توجه به این که الیاف نازک تکجهته کربن منجر به تغییرات بسیار ناچیزی در ضخامت نمونهها شدهاند، می توان بیان کرد با توجه به کاربرد کامپوزیتهای پلیمری تقویت شده با الیاف بازالت، استفاده از این الیاف در موقعیت های مختلف می تواند منجر به افزایش استحکام و انعطاف پذیری آن بدون تغییرات ابعادی شود. البته دیده می شود که قرار گرفتن نمونهها در دماهای محیطی مختلف، منجر به تغييرات قابل توجه خواص خمشى آنها شده است.

شکل 3 نشاندهنده استحکام خمشی کامپوزیتهای هیبریدی با لایه-چینیهای مختلف در دماهای 25، 60 و 95 درجه سانتی گراد است. همان طور که دیده میشود، کامپوزیتهای [CB6C] دارای بالاترین استحکام خمشی در تمامی دماها هستند. به عنوان مثال، در دمای 25 درجه سانتی گراد، مقادیر 422.5 و 451.1 مگاپاسکال به ترتیب برای کامپوزیتهای هیبریدی [B3C2B3]، [B3C2B3] و [CB6C] بدست آمد. همچنین، در دمای 25 درجه سانتی گراد، مدول خمشی کامپوزیتهای [B3C2B3] حدود 42 درصد نسبت به مقدار مدول خمشی نمونههای [B3C2B3] و [B3C2B3] جالاتر بود. در طی بارگذاریهای خمشی نمونههای مختلف نمونه در معرض نیروهای در طی بارگذاریهای خمشی، قسمتهای مختلف نمونه در معرض نیروهای متفاوتی براساس موقعیت نسبت به نیروی بارگذاری قرار می گیرند.

به طور کلی، یکی از سطوح بیرونی نمونه تحت نیروهای فشاری و سطح دیگر تحت نیروی کششی قرار دارد. همان طور که دیده می شود، با نزدیک کردن الیاف نازک تک جهته کربن به سمت بیرونی ترین لایهها، استحکام نمونهها افزایش مییابد. بنابراین می توان نتیجه گرفت که در آزمون خمش، خواص مکانیکی لایههای بیرونی دارای تأثیر بیشتری نسبت به سایر لایههای کامپوزیتهای هیبریدی هستند و با قرار دادن الیاف کربن با استحکام مکانیکی بالاتر در سطوح بیرونی می توان استحکام خمشی را بهبود بخشید. همچنین مشخص است که با افزایش دما از 25 تا 95 درجه سانتی گراد، استحکام خمشی

تمامی نموندها کاهش یافته است، با این وجود نمونه [CB6C] کمترین میزان افت در استحکام را در بین نموندها دارد. به عنوان مثال، استحکام خمشی نموندهای [B3C2B3]، [B2CB2CB3] و [CB6C]، به ترتیب 7.72 درصد، 8.84 درصد و 4.62 درصد نسبت به دمای 25 درجه سانتی گراد افت پیدا کرده-اند.



Fig. 2 The flexural stress-strain curves of the hybrid composites with different stacking sequences subjected different environmental temperatures of, (a) 25 °C, (b) 60 °C, and (c) 95 °C. (b) 60 °C, and (c) 25 °C, (c)



Fig. 3 The flexural strength values of hybrid composites with different stacking sequences subjected different temperatures. شکل 3 مقادیر استحکام خمشی کامپوزیتهای هیبریدی با لایهچینیهای مختلف در دماهای مختلف.

شکل 4 نشاندهنده مقادیر مدول خمشی کامپوزیتهای هیبریدی در دماهای مختلف است. همان طور که دیده می شود، نوع قرارگیری الیاف بازالت و الیاف کربن، تأثیر بسیار قابل توجهای بر مدول خمشی نمونهها دارد. مطابق با شکلهای 2 و 4، با قراردادن الیاف نازک تکجهته کربن در دو سمت بیرونی کامپوزیتهای هیبریدی، به طور قابل توجهای مدول خمشی افزایش می یابد. به عنوان مثال، در دمای 25 درجه سانتی گراد، مدول خمشی نمونه [CB6C] به عنوان مثال، در دمای 25 درجه سانتی گراد، مدول خمشی نمونه [CB6C] برابر با 37.12 گیگاپاسکال است که این مقدار حدود 42 درصد بالاتر از مدول خمشی کامپوزیتهای [B2CB2CB3] و [B2CB2CB2] است. همچنین مشخص است که بالاتر بودن مدول خمشی کامپوزیتهای [CB6C] نسبت به سایر نمونههای در دماهای 60 و 95 درجه سانتی گراد نیز حفظ می شود. بنابراین، می توان نتیجه گرفت که برای دستیابی به بالاترین مقادیر استحکام و مدول خمشی، لازم است که الیاف نازک تکجهته کربن در بیرونی ترین لایههای کامپوزیتهای هیبریدی قرار گیرند.



Fig. 4 The flexural modulus values of hybrid composites with different stacking sequences subjected different temperatures. شكل 4 مقادير مدول خمشى كامپوزيتهاى هيبريدى با لايەچينىھاى مختلف در دماھاى مختلف.

¹ Delamination ² Shishevan

شکل 5 نشان دهنده مقادیر کرنش شکست کامپوزیتهای هیبریدی است. همان طور که دیده می شود، برخلاف استحکام و مدول خمشی، با قرار دادن الیاف نازک تکجهته کربن در دو سمت بیرونی کامپوزیتهای هیبریدی، مقادیر کرنش شکست نمونهها به شدت کاهش پیدا کرده است. در تمامی دماها، بالاترین و پایینترین مقادیر کرنش شکست، به ترتیب مربوط به نمونههای [B3C2B3] و [CB6C] است. به عنوان مثال، در دمای 25 درجه سانتی گراد، مقادیر کرنش شکست 200، 2018 و 0.011 به ترتیب برای نمونههای مقادیر کرنش شکست نمونههای است که مقادیر کرنش شکست نمونهای است که به طور کلی افزایش دما منجر به افزایش کرنش شکست نمونهها شده است. به عنوان نمونه، با افزایش دما از 25 تا 95 درجه سانتی گراد، کرنش شکست نمونه [B3C2B3] حدود 21.4 درصد افزایش یافته است.



Fig. 5 The strain at break values of hybrid composites with different stacking sequences subjected different temperatures. شکل 5 مقادیر کرنش شکست کامپوزیتهای هیبریدی با لایهچینیهای مختلف در دماهای مختلف.

همان طور که نشان داده شد، دما و نوع قرار گیری الیاف، تأثیر قابل توجهای بر خواص خمشی کامیوزیتهای هیبریدی ساختهشده در این مطالعه دارند. مطالعات انجامشده نشان دادهاند که افزایش دما دارای دو تأثیر متفاوت بر خواص مكانيكي كامپوزيتهاي پليمري است. گفته مي شود كه افزايش دما مى تواند منجر به بهبود خواص مكانيكي كامپوزيت هاى پليمرى از طريق افزايش سفتی پلیمر و چسبندگی پلیمر/الیاف شود [22]. از طرف دیگر، ضریب انبساط حرارتی در اجزای کامیوزیتها با یکدیگر متفاوت است. لذا، اختلاف بدست آمده در انبساط اجزای کامپوزیت در اثر افزایش دما می تواند منجر به رخ دادن پدیده تورق و در نتیجه افت خواص مکانیکی شود [23 و 24]. بنابراین می توان گفت که رقابتی بین اثرات مثبت و منفی دما بر خواص مکانیکی کامپوزیتهای پلیمری وجود دارد. این تأثیر دوگانه در مطالعات دیگری نیز گزارش شده است [22 و 25]. به عنوان مثال، شیشوان ً و آکبولوت ؓ [25] تأثیر سیکلهای دمایی را بر خواص مکانیکی کامپوزیتهای هیبریدی متشکل از الیاف بازالت و الیاف شیشه بررسی کردند. آنها نمونهها را تا دمای 120+ درجه سانتی گراد به مدت 10 دقيقه حرارت دادند و در دماى 40- درجه سانتى گراد به مدت 10 دقيقه خنک کردند. نتایج آنها نشان داد که افزایش تعداد سیکلهای حرارتی تا یک تعداد مشخص، منجر به افزایش مدول کششی و خمشی نمونهها شد، در حالی که افزایش بیشتر تعداد سیکلهای حرارتی باعث افت خواص شد.

ضریب انبساط حرارتی رزین اپوکسی، الیاف بازالت و الیاف کربن به ترتیب برابر با $^{1-5}$ K⁻¹ × 10⁻⁶ K⁻¹ × 6 و $^{1-5}$ M⁻⁶ IX × 6 است [26]. با توجه به تفاوت ضریب انبساط حرارتی الیاف بازالت و الیاف کربن، قرارگیری این دو نوع الیاف در کنار یکدیگر، منجر به افت بیشتر خواص در اثر افزایش دما میشود. همان طور که نتایج نشان داد، کامپوزیتهای [CB6C] افت کمتری را در مقایسه با کامپوزیتهای [B3C2B3] و [B2CB2CB2] از خود نشان دادند. این میتواند به دلیل این باشد که در کامپوزیتهای [CB6C]، تعداد فصل مشتر کهای بین به دلیل این باشد که در کامپوزیتهای [ZB6C]، تعداد فصل مشتر کهای بین

از طرف دیگر، همان طور که در شکل 2 نشان داده شد، تمامی کامپوزیت-های هیبریدی ساختهشده در این پژوهش دارای رفتار شکست تدریجی و اصطلاحاً دارای رفتار شبهانعطاف پذیری بودند. یکی از متغیرهای تأثیر گذار در این رفتار مواد، کرنش شبهانعطاف پذیری است. کرنش شبهانعطاف پذیری از شروع رفتار شکست تدریجی تا شکست نهایی نمونه محاسبه میشود. [27]. به طور کلی نتایج نشان میدهد که با افزایش دما تا یک حد مشخص، کرنش شبهانعطاف پذیری افزایش و سپس کاهش می یابد. به عنوان نمونه، با افزایش دما از 25 به 60 درجه سانتی گراد، کرنش شبهانعطاف پذیری نمونه ها افزایش یافت. به عنوان مثال، کرنش شبهانعطافپذیری نمونههای [B3C2B3]، [B2CB2CB2] و [CB6C] به ترتيب 0.37، 1.33 و 3.04 برابر با افزايش دما از 25 به 60 درجه سانتی گراد افزایش یافت. در مورد کامپوزیت های [B2CB2CB2] و [CB6C]، دمای بهینه از نظر میزان شبهانعطاف پذیری برابر با 60 درجه سانتی گراد است، زیرا با افزایش دما از 60 به 95 درجه سانتی گراد، میزان شبهانعطاف پذیری در آنها کاهش می یابد. با این وجود در نمونه [B3C2B3]، با افزایش دما از 60 به 95 درجه سانتی گراد، کرنش شبهانعطاف-پذیری حدود 90 درصد افزایش پیدا کرده است. افزایش مقادیر کرنش در کامپوزیتهای هیبریدی در اثر افزایش دما را میتوان به پدیده نرمشدگی^۱ نسبت داد. به طور کلی، نرمشدگی و کاهش سفتی نمونهها میتواند منجر به افزایش کرنش شکست نمونهها شود. همچنین، همان طور که گفته شد، رخ دادن همزمان خرد شدن الیاف نازک تکجهته کربن به همراه ایجاد تورقهای موضعی منجر به وقوع پدیده شبهانعطاف پذیری می شود. بنابراین به نظر میرسد که افزایش دما از طریق افزایش میزان تورق های موضعی منجر به بالا رفتن مقادیر کرنش شبهانعطاف پذیری شده است.

شکلهای 6 تا 8 به ترتیب نشاندهنده تصاویر ماکروسکوپی از سطوح شکست کامپوزیتهای هیبریدی [B3C2B3]، [B2CB2CB3] و [CB6C] در دماهای مختلف هستند. همانطور که در شکلهای 6 دیده میشود، میزان پدیده تورق در نمونه [B3C2B3] در دماهای 25 و 60 درجه سانتی گراد چندان منجر به افزایش پدیده تورق در نمونه [B3C2B3] شده است. این موضوع می-تواند به دلیل افزایش تأثیر گذاری اختلاف در ضریب انبساط حرارتی بین الیاف بازالت و الیاف کربن باشد. سطوح شکست کامپوزیتهای [B2CB2CB2] در شکلهای 7 نشان داده شده است. همانطور که مشخص است، میزان پدیده تورق در نمونههای [B2CB2CB3] بیشتر از سایر نمونههای کامپوزیت است که میتواند به دلیل بالاتر بودن تعداد فصل مشترک در این نمونه نسبت به دیگر نمونهها باشد.





Fig. 6 The fracture surface of [B3C2B3] sample at different temperatures of, (a) 25 °C, (b) 60 °C, and (c) 95 °C.

شکل 6 سطوح شکست کامپوزیتهای [B3C2B3] در دماهای مختلف، (الف) 25 درجه سانتی گراد، (ب) 60 درجه سانتی گراد و (ج) 95 درجه سانتی گراد.





 Fig. 7 The fracture surface of [B2CB2CB2] sample at different temperatures of, (a) 25 °C, (b) 60 °C, and (c) 95 °C.

 25 (شكل 7 سطوح شكست كامپوزيتهاى [B2CB2CB2] در دماهاى مختلف، (الف) 25 درجه سانتىگراد.

همچنین، با توجه به شکل 8، مشخص است که اگرچه در نمونه [CB6C] با افزایش دما پدیده تورق دیده میشود، اما این نمونه، شکست تردتری نسبت به سایر نمونهها دارد. این پدیده میتواند ناشی از وجود فصل مشترک کمتر بین الیاف بازالت و الیاف کربن در این نمونه نسبت به سایر نمونهها باشد.

¹ Softening





 Fig. 8 The fracture surface of [CB6C] sample at different temperatures of, (a) 25 °C, (b) 60 °C, and (c) 95 °C.

 شكل 8 سطوح شكست كامپوزيتهاى [CB6C] در دماهاى مختلف، (الف) 25 درجه سانتىگراد.

 سانتىگراد، (ب) 60 درجه سانتىگراد و (ج) 95 درجه سانتىگراد.

به منظور بررسی بهتر سطوح شکست کامپوزیتهای هیبریدی، از تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی استفاده شد. شکل 9 نشاندهنده تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی از نمونههای کامپوزیتی در دو دمای 60 و 95 درجه سانتی گراد است. همانطور که دیده میشود، در هر دو دمای مذکور، نمونههای [B2CB2CB2] دچار پدیده تورق بالاتری نسبت به سایر نمونهها شدهاند. این نتایج در تطابق با تصاویر ماکروسکوپی بوده و به خوبی نشاندهنده آن است که وجود تعداد فصل مشتر کهای بیشتر الیاف بازالت/ الیاف کربن میتواند منجر به افزایش پدیده تورق شود.

4- نتیجهگیری

در این پژوهش به بررسی اثر لایهچینی و دماهای مختلف بر رفتار خمشی کامپوزیتهای هیبریدی اپوکسی-الیاف بازالت/الیاف کربن لایه نازک تکجهته پرداخته شد. در این تحقیق، سه نوع کامپوزیت هیبریدی متفاوت از نظر لایه چینی با کدهای [B3C2B3]، [B2CB2CB2] و [CB6C] با استفاده از روش لایهگذاری دستی ساخته شدند. در این کدها، B و C به ترتیب بیانگر الیاف بازالت و الیاف نازک تکجهته کربن، و اعداد بعد از حروف نشاندهنده تعداد لایهها هستند. نتایج نهایی حاصل از این تحقیق به شرح زیر است:

I- نتایج نشان داد که با قرار دادن الیاف نازک تکجهته کربن در دو سمت بیرونی نمونهها، استحکام و مدول خمشی به طور جدی افزایش یافت. اگرچه افزایش دما منجر به افت استحکام و مدول خمشی تمامی نمونهها شد، اما نمونههای [CB62] دارای کمترین میزان افت خواص بودند. برخلاف استحکام و مدول خمشی نمونهها، کامپوزیتهای [B3C2B3] دارای بالاترین مقدار کرنش بودند. بنابراین میتوان نتیجه گرفت که به منظور بهبود استحکام و مدول خمشی، قرار دادن الیاف نازک تکجهته کربن در بیرونی ترین لایهها راهکاری مناسب است. از طرف دیگر، برای بهبود کرنش و چقرمگی، لازم است که الیاف نازک تکجهته کربن در مرکز نمونهها قرار گیرند.



Fig. 9 The fracture surfaces of composite samples subjected to temperatures of 60 and 95 °C, (a and b) [B3C2B3] samples, (c and d) [B2CB2CB2] samples, (e and f) [CB6C]. (ق م طوح شکست نمونههای کامپوزیتی در دماهای 60 و 95 درجه سانتیگراد، (الف و ب) نمونههای [B3C2B3]، (م. و) نمونههای

2- نتایج آزمون خمش نشان داد که تمامی نمونهها دارای رفتار شبه-انعطاف پذیری بودند. با این وجود، میزان کرنش شبهانعطاف پذیری نمونهها متأثر از دما و نوع قرارگیری الیاف در کامپوزیتها بود. به طور کلی نتایج نشان داد که کرنش شبهانعطاف پذیری نمونهها با قرار دادن الیاف نازک تک جهته کربن در مرکز نمونهها افزایش یافت. همچنین، افزایش دما به طور کلی منجر به افزایش کرنش شبهانعطاف پذیری نمونهها شد، به طوری که با افزایش دما از 25 به 60 درجه سانتی گراد، کرنش شبهانعطاف پذیری نمونههای [B3C2B3]، [B2CB2CB2] و [CB62] به ترتیب 0.37 و 1.34 و 8.04 برابر افزایش یافت.

5- نتایج نشان داد که افزایش دما سبب افت خواص مکانیکی نمونههای کامپوزیتی به دلیل پدیده تورق در اثر اختلاف در ضریب انبساط حرارتی اجزای کامپوزیتها شده است. کامپوزیتهای [B2CB2CB2] به دلیل دارا بودن تعداد فصل مشتر کهای بیشتر بین الیاف بازالت و الیاف کربن دچار تورق بیشتر و در نتیجه افت خواص بیشتری نسبت به سایر نمونهها شدند.

5- مراجع

[CB6C]

[1] Salehi-Khojin, A., Mahinfalah, M., Bashirzadeh, R. and Freeman, B., "Temperature Effects on Kevlar/Hybrid and Carbon Fiber Composite Sandwiches under Impact Loading" Composite Structures, Vol. 78, No. 2, pp. 197-206, 2007. نشريه علوم و فناورى كامپوزيت

Part A: Applied Science and Manufacturing, 72, 75-84" Composites: Part A, Vol. 72, pp. 75-84, 2015.

- [19] Jalalvand, M., Czél, G. and Wisnom, M. R., "Damage Analysis of Pseudo-Ductile Thin-Ply Ud Hybrid Composites–a New Analytical Method" Composites Part A: Applied Science and Manufacturing, Vol. 69, pp. 83-93, 2015.
- [20] Czél, G. and Wisnom, M., "Demonstration of Pseudo-Ductility in High Performance Glass/Epoxy Composites by Hybridisation with Thin-Ply Carbon Prepreg" Composites Part A: Applied Science and Manufacturing, Vol. 52, pp. 23-30, 2013.
- [21] ASTM, I., "Standard Test Methods for Flexural Properties of Unreinforced and Reinforced Plastics and Electrical Insulating Materials" ASTM D790-07, 2007.
- [22] Azimpour-Shishevan ,F., Akbulut, H. and Mohtadi-Bonab, M., "Effect of Thermal Cycling on Mechanical and Thermal Properties of Basalt Fibre-Reinforced Epoxy Composites" Bulletin of Materials Science, Vol. 43, No. 1, pp. 1-10, 2020.
- [23] Dasari, S., Saurabh, S., Mahato, K. K , Prusty, R. K. and Ray, B. C., "Mechanical Properties of Glass/Carbon Inter-Ply Hybrid Polymer Composites at Different in-Situ Temperatures" Materials Today: Proceedings, Vol. 39, pp. 1192-1197, 2021.
- [24] Rathore, D. K., Prusty, R. K., Mohanty, S. C., Singh, B. P. and Ray, B. C., "In-Situ Elevated Temperature Flexural and Creep Response of Inter-Ply Glass/Carbon Hybrid Frp Composites" Mechanics of Materials, Vol. 105, pp. 99-111, 2017.
- [25] Shishevan, F. A. and Akbulut, H., "Effects of Thermal Shock Cycling on Mechanical and Thermal Properties of Carbon/Basalt Fiber-Reinforced Intraply Hybrid Composites" Iranian Journal of Science and Technology, Transactions of Mechanical Engineering, Vol. 43, No. 1, pp. 441-449, 2019.
- [26] Khalili, S. M. R., Najafi, M. and Eslami-Farsani, R., "Effect of Thermal Cycling on the Tensile Behavior of Polymer Composites Reinforced by Basalt and Carbon Fibers" Mechanics of Composite Materials, Vol. 52, No. 6, pp. 807-816, 2017.
- [27] Sun, J., "Pseudo-Ductility in Cfrp Laminates through the Ply Weakening Method", 2019.

- [2] Halvorsen, A., Salehi-Khojn, A., Mahinfalah, M. and Nakhaei-Jazar, R., "Temperature Effects on the Impact Behavior of Fiberglass and Fiberglass/Kevlar Sandwich Composites" Applied Composite Materials, Vol. 13, No. 6, pp. 369-383, 2006.
- [3] Aghamohammadi, H., Abbandanak, S., Eslami-Farsani, R. and Siadati, S., "Effect of Various Surface Treatment Methods on the Flexural Properties of Fiber Metal Laminates" Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 6, No. 4, pp. 495-502, 2020.
- [4] Fazlollah-Poor, M., Eslami-Farsani ,R. and Aghamohammadi, H., "Experimental Investigation of the Effect of Shape Memory Alloy Wire Embedding on the Low-Velocity Impact Behavior of Fiber Metal Laminates Composites at Different Temperatures" Journal of Science and Technology of Composites ,Vol. 7, No. 3, pp. 1057-1063, 2020.
- [5] Czél, G., Jalalvand, M. and Wisnom, M. R., "Design and Characterisation of Advanced Pseudo-Ductile Unidirectional Thin-Ply Carbon/Epoxy–Glass/Epoxy Hybrid Composites" Composite Structures, Vol. 143, pp. 362-370, 2016.
- [6] Eslami Farsani, R., Ebrahim Nejad Khaljiri, H., Khorsand, H. and Abbas Banaee, K., "Hybridization Effect of Fibers Reinforcement on Tensile Properties of Epoxy Composites" Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 1, No. 2, pp. 21-28, 2015.
- [7] Swolfs, Y., Geboes, Y., Gorbatikh, L. and Pinho, S. T., "The Importance of Translaminar Fracture Toughness for the Penetration Impact Behaviour of Woven Carbon/Glass Hybrid Composites" Composites Part A: Applied Science and Manufacturing, Vol.103, pp. 1-8, 2017.
- [8] Najafi, M., Khalili, S. M. R. and Eslami-Farsani, R., "Hybridization Effect of Basalt and Carbon Fibers on Impact and Flexural Properties of Phenolic Composites" Iranian Polymer Journal, Vol. 23, No. 10, pp. 767-773, 2014.
- [9] Subagia, I. A., Kim, Y., Tijing, L. D., Kim, C. S. and Shon, H. K., "Effect of Stacking Sequence on the Flexural Properties of Hybrid Composites Reinforced with Carbon and Basalt Fibers" Composites Part B: Engineering, Vol. 58, pp. 251-258, 2014.
- [10] Prusty, R. K., Rathore, D. K., Singh, B. P., Mohanty, S. C., Mahato, K. K. and Ray, B. C., "Experimental Optimization of Flexural Behaviour through Inter-Ply Fibre Hybridization in Frp Composite" Construction and Building Materials, Vol. 118, pp. 327-336, 2016.
- [11] Bunsell, A. and Harris, B., "Hybrid Carbon and Glass Fibre Composites" Composites, Vol. 5, No. 4, pp. 157-164, 1974.
- [12] Manders, P. W. and Bader, M., "The Strength of Hybrid Glass/Carbon Fibre Composites" Journal of materials science, Vol. 16, No. 8, pp. 2246-2256, 1981.
- [13] Fuller, J. and Wisnom, M., "Exploration of the Potential for Pseudo-Ductility in Thin Ply Cfrp Angle-Ply Laminates Via an Analytical Method" Composites Science and Technology, Vol. 112, pp. 8-15, 2015.
- [14] Fuller, J. and Wisnom, M., "Pseudo-Ductility and Damage Suppression in Thin Ply Cfrp Angle-Ply Laminates" Composites Part A: Applied Science and Manufacturing, Vol. 69, pp. 64-71, 2015.
- [15] Fuller, J., Jalalvand, M. and Wisnom, M. R., "Combining Fibre Rotation and Fragmentation to Achieve Pseudo-Ductile Cfrp Laminates" Composite Structures, Vol. 142, pp. 155-166, 2016.
- [16] Czél, G., Jalalvand, M., Wisnom, M. R. and Czigány, T., "Design and Characterisation of High Performance, Pseudo-Ductile All-Carbon/Epoxy Unidirectional Hybrid Composites" Composites Part B: Engineering, Vol. 111, pp. 348-356, 2017.
- [17] Czél, G., Jalalvand, M. and Wisnom, M. R., "Demonstration of Pseudo-Ductility in Unidirectional Hybrid Composites Made of Discontinuous Carbon/Epoxy and Continuous Glass/Epoxy Plies" Composites Part A: Applied Science and Manufacturing, Vol. 72, pp. 75-84, 2015.
- [18] Czél, G., Jalalvand, M. and Wisnom, M., "Ductility in Unidirectional Hybrid Composites Made of Discontinuous Carbon/Epoxy and Continuous Glass/Epoxy Plies. Composites