نشریه علمی پژوهشی



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



مطالعه عددی بسته شدن ترک با استفاده از ترکیب میکروکپسول خودترمیم و سیمهای آلیاژ حافظهدار

محسن طاهری بروجنی¹ ، محمدجواد اشرفی^{*2}

1- دانشجوی ارشد، مهندسی مکانیک، دانشگاه علم و صنعت، تهران 2- استادیار، مهندسی مکانیک، دانشگاه علم و صنعت، تهران

mj_ashrafi@iust.ac.ir ،16846-13114 * تهران، صندوق پستى

0.1. 5 -2	اطلاعات مقاله
	1401/01/10
مواد خودترمیم به عنوان یکی از انواع مواد هوشمند در ترمیم و تعمیر وسایل و پیشگیری از حرابی و از کار افتاد کی ابزارها، فابلیت استفاده	دريافت: 1401/01/18
دارند. روشهای متعددی برای افزایش بازده و تکرارپذیر کردن فرایند خودترمیمی وجود دارد که یکی از آن روشها، ترکیب	پذيرش: 1401/04/04
میکروکپسولهای خودترمیم با آلیاژهای حافظهدار است. هرچند تعدادی پژوهش آزمایشگاهی در این زمینه انجام شده امّا به این روش آن	كليدواژگان
چنان که باید توجه نشده است. در این پژوهش تلاش شده است تا با استفاده از روش شبیهسازی اجزای محدود، نحوه عملکرد این ترکیب	آلياژ حافظهدار،
ارزیابی شود. به این منظور از میکروکپسولی شیشهای در زمینه بتن و آلیاژ حافظهدار از جنس نیکل-تیتانیوم استفاده شده است. پس از	ترک،
بررسی نتایج تأثیر سیمهای آلیاژ حافظهدار بر افزایش حداکثر تنش شکست، کاملاً مشهود بود. با افزودن دو سیم حافظهدار تنش شکست	ميكروكپسول،
از 1.93 مگاپاسکال به 2.08 مگاپاسکال رسیده است. همچنین اثر مهمتر، بستن دهانهی ترک میباشد، به نحوی که با استفاده از دو سیم	خودترمیمی،
حافظهدار، بازشدگی دهانهی ترک از 5 میکرومتر به 0.008 میکرومتر رسیده است. سپس تأثیر شعاع سیمهای آلیاژ حافظهدار و نسبت	
ضخامت و نسبت حجمی میکروکپسول بر تنش نهایی شکست و عملکرد خودترمیمی بررسی گردیده است. در انتها تأثیر استحکام لایه	
میانی بر شکست میکروکپسول و تنش نهایی شکست ارزیابی شده است.	

A numerical study on crack closure using a combination of self-healing microcapsules and shape memory alloy wires

Mohsen Taheri-Boroujeni¹, Mohammad Javad Ashrafi^{1*}

1- School of Mechanical Engineering, Iran University of Science and Technology, Tehran, Iran * P.O.B. 16846-13114, Tehran, Iran, mj_ashrafi@iust.ac.ir

Keywords Abstract Self-healing materials can be used as one of the types of smart materials in recovering and repairing Shape memory alloy equipment and preventing breakdown and fracture of tools. There are several ways to increase the efficiency Crack and repeatability of the self-healing process, one of which is to combine self-healing microcapsules with Microcapsule shape memory alloys. Although several laboratory studies have been performed in this field, this method Self-healing has not been given the attention it deserves. In this study, an attempt has been made to evaluate the performance of this compound using the finite element simulation method. For this purpose, glass microcapsule and Ni-Ti SMA within the concrete matrix was used. After examining the results, the effect of shape memory alloy wires on increasing the maximum fracture stress was quite obvious. By adding two shape memory wires, the fracture tension has increased from 1.93 MPa to 2.08 MPa. Also, the most important effect is to close the crack opening distance in such a way that using two shape memory wires. the distance of the crack opening has decreased from 5 µm to 0.008 µm. Then, the effect of radius of memory alloy wires and thickness ratio and volume fraction of microcapsules on ultimate fracture stress and self-healing performance was investigated. Finally, the effect of interface strength on microcapsule fracture and ultimate fracture stress is evaluated. افزایش طول عمر و کاهش هزینه و افزایش کارایی آنها مدنظر قرار گرفته است. 1- مقدمه

افرایش طول عمر و ناهش هرینه و افرایش نارایی آنها مداطر قرار درفنه است. کامپوزیتهای تقویت شده با این الیاف در صنایع هوایی، شیمیایی و غیره کاربرد دارند. از این مواد میتوان در مکانهایی که شناسایی تخریب و یا تعویض قطعهی تخریب شده دشوار است، استفاده کرد [1-1].

یکی از مهمترین عوامل خرابی وسایل، شکست آنها است. پیش از این تنها راه حل، جایگزینی قطعه و یا تعمیر دستی آن بود اما چند سالی میشود که استفاده از مواد خودترمیم برای کاهش عوارض تخریب و شکست وسایل و همچنین

برای ارجاع به مقاله از عبارت زیر استفاده کنید:

Please cite this article using:

Taheri-Boroujeni, M., Ashrafi, M. J., "A numerical study on crack closure using a combination of self-healing micro-capsules and shape memory alloy wires," In Persian, Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 8, No. 4, pp. 1806-1816, 2022. https://doi.org/10.22068/JSTC.2022.551477.1780

استفاده از میکروکپسولها یکی از روشهای اولیه در این زمینه بود که در سال 2001 توسط وايت ارائه شد [4]. طى سال هاى بعد اين روش توسط وايت و دیگر محققان گسترش پیدا کرد. همچنین روشهای دیگری از جمله روش خودترمیمی با آوندها و روش خودترمیمی ریز عروقی با الهام از ساختار جانداران توسط وایت و دیگر محققین از جمله توهی و براون ارائه و توسعه داده شد .-5]

مکانیزم اثر میکروکپسولها این گونه است که با رشد ترک در طول زمینه و رسیدن ترک به میکروکپسول، تمرکز تنش در نوک ترک ایجاد می شود و میکروکپسول می شکند. سپس مواد ترمیم کننده ی داخل کپسول به درون ترک نشت پیدا میکنند و ترک را ترمیم میکنند. اما اگر ترک بهجای شکستن کپسول آن را دور بزند فرایند خودترمیمی به درستی انجام نمی گیرد [8].

¹شکسته شدن میکروکپسول تا حد زیادی وابسته به خواص لایهی میانی است که بین زمینه و میکروکپسول قرار دارد. در مدلسازی ضخامت لایهی میانی را صفر در نظر می گیرند و برای آن از روش ناحیهی چسبناک² استفاده می کنند. اگر لایه ی میانی نتواند بار گذاری را به درستی از زمینه به میکرو کپسول منتقل کند، فقط یک ترک در لایه یمیانی ایجاد می شود و میکرو کپسول از زمینه جدا می گردد.³ گیلابرت و همکاران در تعدادی مطالعهی آزمایشگاهی تأثیرات وجود میکروکپسول ها در بتن، از جمله تأثیر بر استحکام و همچنین تأثير تعداد و تمركز ميكروكپسولها را بررسي كردند [12-9]. همچنين در تعدادی شبیهسازی اجزای محدود نیز تأثیر ضخامت به شعاع میکروکیسول، نسبت حجمي ميكروكپسول به زمينه و تأثير خواص لايهي مياني بر شكست يا جدایش میکروکپسول و نیز بار نهایی شکست زمینه توسط آنها بررسی شده است .[8, 13-15] همچنین گائو و همکاران در یک مدلسازی، شکست زمینه حاوی تعدادی میکروکپسول با قطر و نسبت حجمی متفاوت را بررسی کردند و میزان اثر گذاری عامل ترمیمی را بهدست آوردند [16].

مادهی ترمیم کنندهی مورد استفاده در این روش غالباً دیسیکلوینتادین⁴ است. همچنین جنس پوستهی کپسولها از مادهی اوره فرمالهید⁵ میباشد. در اکثر مواقع برای افزایش کارایی و کاهش زمان ترمیم در کنار میکروکپسولها از كاتاليزور جامد گرابز⁶ بهصورت پودر استفاده می شود [2].

آلیاژهای حافظهدار نیز به علت دارا بودن خواص برگشت پذیری و همچنین به عنوان عاملی برای کنار هم نگهداشتن اجزاء پس از شکست، میتوانند در جهت خودترمیمی مؤثر واقع شوند. در برخی مطالعات از آلیاژهای حافظهدار به تنهایی برای خودترمیمی مواد بهوسیلهی جلوگیری از رشد ترک و بستن دهانهی ترک بهره برده شده است از جمله، مدلسازی اجزای محدود توسط بورتون و همکاران [17] که به بررسی اثر وجود سیمهای آلیاژ حافظهدار در یک مدل و تأثیر آن بر تنش و بسته شدن دهانهی ترک می پردازد و نیز مدلسازی ژو و همکاران[18] که در مدلی سهبعدی از آلیاژ حافظهدار به منظور خودترمیمی بهره بردهاند[20, 20]. همچنین تحقیقاتی بهصورت تجربی در زمینهی ترکیب سیمهای آلیاژ حافظهدار و مواد خودترمیم از جمله مواد خودترمیم ذاتی مانند پلیمرهای خودترمیم و مواد خودترمیم غیر ذاتی مانند ميكروكپسول ها انجام گرفته است [23-21].

از آن جایی که در آزمون های آزمایشگاهی تشخیص شکسته شدن کپسول و همچنین به موقع بودن شکست و کارایی صحیح عامل ترمیمی ممکن نیست، این پژوهش برای درک بهتر کارکرد و فهم مکانیزم اثر میکروکپسولها و ارتقای

کیفیت و کارایی آنها بهوسیلهی ترکیب با سیمهای آلیاژ حافظهدار طراحی شده است. این پژوهش به صورت اجزای محدود سه بعدی و تحت مد اول خالص در نرمافزار آباکوس⁷ انجام گرفته است. به دلیل اینکه نمی وان اختلاط میکروکپسول و کاتالیزور را متوجه شد، برای سادگی تنها از یک میکروکپسول استفاده شده است. برای شکست قطعات در این پژوهش از ترکیب روشهای المان محدود توسعه یافته⁸ و روش ناحیهی چسبنده استفاده شده است. در بخشهای بعدی در مورد مدل آلیاژ حافظهدار و میکروکپسول مورد استفاده صحبت می شود و سپس مدل عددی و هندسه شرح داده شده سپس نتایج ارائه شده و در مورد نتایج بحث شده است.

2- معادلات ساختاری

در این بخش ابتدا مدل آلیاژ حافظهدار مورد استفاده معرفی می شود. سپس به قوانین حاکم بر مادهی خودترمیم پرداخته شده است. 1-2- مدل آلياژ حافظهدار

در این بخش مدل آلیاژ حافظهدار سوزا [25, 24] معرفی گردیده است. در این مدل کرنش (٤) و دما (T) متغیرهای کنترلی هستند و تانسور مرتبه دوم کرنش تغییر فاز (e^{tr}) به عنوان متغیر داخلی می باشد. به منظور به دست آور دن معادلات ساختاری، تابع انرژی آزاد هلمهولتز به صورت زیر تعریف می گردد:

$$\psi(\varepsilon, T, e^{tr}) = \frac{1}{2} K \theta^2 + G \|e - e^{tr}\|^2 + \beta \langle T - T_m \rangle \|e^{tr}\| + \frac{1}{2} h \|e^{tr}\|^2 + \varphi_{el}(e^{tr})$$
(1)

G در این رابطه θ کرنش حجمی، e کرنش اعوجاجی، K مدول حجمی، eمدول برشی، β ضریب مادی که وابستگی تنش شروع تغییر فاز به دما را نشان میدهد، T_m دمای مرجع و h ضریب سخت شوندگی (شیب نمودار تنش-کرنش تغییر فاز در بارگذاری برشی) می باشد. همچنین عبارت داخل () اگر مثبت باشد حاصل خود آن و اگر منفی باشد حاصل صفر میباشد. جمله اول و دوم در این تابع انرژی مربوط به انرژی الاستیک میباشد. همچنین جمله سوم مربوط به انرژی شیمیایی ناشی از تغییر فاز میباشد که بایستی با دما بهطور صعودی افزایش یابد (تنش ماکسول) که در اینجا بهصورت تابعی خطی از دما در نظر گرفته شده است. همچنین $arphi_{arepsilon l}$ تابعی است که برای اشباع تغییر فاز به کار می رود و به صورت زیر تعریف می گردد:

$$\varphi_{\varepsilon l}(e^{tr}) = \begin{cases} 0 & if \quad \|e^{tr}\| \leq \varepsilon_l \\ +\infty & if \quad \|e^{tr}\| > \varepsilon_l \end{cases}$$
(2)

 $\|e^{tr}\| > arepsilon_l$ این قید به این معنی است که سطح انرژی حالت بینهایت بوده و بنابراین رسیدن به آن غیر ممکن است. در این رابطه *٤*₁ کرنش تغییر فاز ماکزیمم در بارگذاری برشی خالص میباشد.

بر اساس روش استاندارد معادلات ساختاری با مشتق گیری از تابع انرژی ψ بەدست مى آيند:

$$\mathbf{P} = \frac{\partial \Psi}{\partial \theta} = K\theta \tag{3}$$

$$S = \frac{\partial \Psi}{\partial e} = 2G(e - e^{tr}) \tag{4}$$

¹ Interface

² Cohesive Zone Method (CZM)

³ Debonding 4 Dicyclopentadine (DCPD)

⁵ Urea-formaldehyde

⁶ Grubbs 7 Abaqus 8 XFEM

مطالعه عددی خودتر میمی تر ک با استفاده از تر کیب میکرو کپسول خودتر میم و



ار 10 شکل 1 قانون کشش-جدایش [10]

3- هندسه مدل و مشبندی 1-3- تحقیقات آزمایشگاهی

برای انتخاب ابعاد و خواص نمونه، ابتدا موارد آزمایشگاهی بررسی گردیده و سپس خواص مرسوم مورد استفاده قرار گرفت. نسبت حجمی میکروکپسول به زمینه در حالت آزمایشگاهی در موارد مختلف از 0.5٪ تا 27٪ متغیر است. در اما در حالت شبیهسازی این نسبت، تعداد میکروکپسولها تغییر داده میشود، اما در حالت شبیهسازی این فرایند با افزایش یا کاهش قطر میکروکپسول و نیز با افزایش و کاهش اندازههای زمینه صورت میپذیرد. قطر میکروکپسول ها در موارد آزمایشگاهی بسته به نوع آنها از 25 میکرومتر تا 500 میکرومتر یا در مواردی از 1.1 تا 7.2 میلیمتر و در موارد دیگر از 1.7 تا 2.3 میلیمتر متغیر میباشد. هرچند شبیهسازی یک میکروکپسول منفرد در زمینه با واقعیت تفاوت دارد اما نتایچ بهدست آمده از این شبیهسازیها با نتایچ عملی شباهت فراوانی دارد [2, 13, 16, 28].

در تعدادی از آزمایشها، از سیمهای آلیاژ حافظهدار بهمنظور مقاومسازی و نیز ترمیم ماده استفاده شده است. همچنین آزمایشهایی از ترکیب سیمهای آلیاژ حافظهدار با میکروکپسولهای خودترمیم برای بهبود عملکرد مواد استفاده شده است. که در بعضی از آنها ماده تحت خمش سهنقطه قرار گرفته و در این فرایند بر رفتار ماده هنگام شکست و در زمان بهبود است. نوع آلیاژ استفاده این فرایند بر رفتار ماده هنگام شکست و در زمان بهبود است. نوع آلیاژ استفاده شده نیکل-تیتانیوم، نیکل-تیتانیوم-مس، قطر استفاده شده بازه تغییرات زیادی دارد [20, 21, 23]، برای مثال در مقالهای از حسن و همکاران [19] 5 سیم با قطر 252 میکرومتر برای خودترمیمی مدلی مستطیلی با ابعاد 5 میلیمتر در 6 میلیمتر استفاده شده یا در مقالهای کیرکبی و همکاران [20] از سیمهایی با قطر 150 میکرومتر استفاده کردند درحالیکه ژو [18] از سیمهایی با قطر 2 میلیمتر استفاده کرد و گابریل و همکاران [20] از سیمهایی با قطر 2 میلیمتر بهره بردند. نسبت حجمی سیمها نیز از کمتر از 10.٪ تا 12.٪ متغیر است. دمای گرم کردن هم بسته به جنس آلیاژ تا ع° 180 می رسد.

نمونه مورد نظر یک زمینه مکعبی از جنس بتن با ابعاد 10×10×10 میلیمتر می باشد. در مرکز این زمینه یک حفره با شعاع 500 میکرومتری وجود دارد که محل قرارگیری میکروکپسول شیشهای به ضخامت 100 میکرومتر است. به منظور افزایش استحکام ماده و هم چنین بالا بردن بازده خودتر میمی، تعدادی سیم آلیاژ حافظهدار به شعاع 200 میکرومتر و طول 9 میلی متر به نمونه افزوده $X = -\frac{\partial \Psi}{\partial e^{tr}} = s - \left[\langle \beta(T - T_m) \rangle + h \| e^{tr} \| + \frac{\partial \varphi_{\varepsilon l}(e^{tr})}{\partial \| e^{tr} \|} \right] \frac{\partial \| e^{tr} \|}{\partial e^{tr}}$ (5)

و با معرفي قانون نمو كرنش تغيير فاز، مدل آلياژ حافظهدار تكميل مي گردد.

$$\dot{e}^{tr} = \dot{\xi} \frac{\partial F(X)}{\partial \sigma} \tag{6}$$

F نقش تابع حد یا تسلیم و نخ نقش ضریب سازگاری تغییر فاز را دارد. در این مدل تابع حد F بهصورت زیر تعریف میگردد:

$$F(X) = ||X|| - R$$
(7)

در این رابطه R شعاع سطح تغییر فاز میباشد. این مدل و الگوریتم عددی آن در زیربرنامه یومت¹ در نرمافزار آباکوس پیاده سازی شده [26] که میتوان اثر آلیاژ حافظهدار را در سازههای متنوع بررسی نمود.

2-2- قوانين حاكم بر مواد خودترميم

برهم کنش بین سطح خارجی کپسول و سطح داخلی زمینه متکی بر نوعی رفتار چسبندگی سطحمحور است که تابع قانون کشش- جدایش است. شماتیک این قانون در شکل 1 نشان داده شده است. قانونی که بر لایه میانی حاکم است، شامل یک مدل ناحیه چسبناک دو خطی است که بیان تحلیلی آن توسط رابطه زیر تعریف می شود:

$$\sigma = \begin{cases} K^* \delta & if \quad 0 \le \delta \le \hat{\delta} \\ \sigma^* \left(\frac{\delta^* - \delta}{\delta^* - \hat{\delta}} \right) & if \quad \hat{\delta} \le \delta \le \delta^* \\ 0 & if \quad \delta \ge \delta^* \end{cases}$$
(8)

که * σ حداکثر استحکام اتصال، $\hat{\delta}$ فاصلهی بین سطوح در مقدار اوج کشش و *K نماد سفتی لایه میانی است. چقرمگی شکست اتصال نیز از سطح زیر نمودار محاسبه میشود، که در این حالت برابر است با * $\delta^* \delta^* = \frac{1}{2} \sigma^* \delta$ و نشان دهندهی کل انرژی تلف شده هنگام جدایش کامل دو سطحی است که در ابتدا به هم پیوسته بودهاند. * σ و * δ و * δ از لحاظ فیزیکی و آزمایشگاهی معنای واضحی دارند امّا پارامتر *K (که بهعنوان سفتی پنالتی² نیز شناخته میشود) برای لایه میانی با ضخامت صفر، تفسیر و مفهوم تجربی ملموسی ندارد. نرمافزار آباکوس *K را بهعنوان تابعی از سفتی دو مادهی مجاور محاسبه میکند و همزمان از تأثیر سفتی لایه ی میانی³ بر سفتی کلی زمینه -کپسول نیز جلوگیری میکند.

برای سادگی، یک فرمول غیر زوج انتخاب شده است، این قانون در هر دو جهت عمودی و مماسی تماس، بهطور مستقل اعمال میشود. این ویژگی باعث میشود که هنگام بهوجود آمدن یک جدایش عمودی خالص بین دو نقطه در حال برهمکنش⁴، هیچ نیروی چسبندگی در جهت مماسی رخ ندهد. بههمین ترتیب، یک جابجایی مماسی خالص هیچ نیروی چسبندگی در جهت عمودی ایجاد نمیکند[15].

با اعمال دما به سیمهای آلیاژ حافظهدار، مقداری انتقال گرما به میکروکپسول و زمینه نیز، صورت می گیرد، که می تواند موجب ایجاد تغییراتی در خواص آنها شود[27]. اما به منظور سادگی و پرهیز از خطاها و عدم قطعیتهای احتمالی از تأثیر دما بر خواص میکروکپسول و زمینه، مشابه برخی دیگر از تحقیقات از جمله [17] صرفنظر شده است.

³ Interface

⁴ Interaction

شده است. تعداد این سیمها 2 یا 4 می باشد. همان طور که در شکل 2 قابل مشاهده است به علت وجود تقارن و برای سادگی نصف نمونه مدل سازی شده است. نسبت حجمی کپسول در این مدل سازی از 0.01٪ تا 1.45٪ است. نسبت حجمی سیمها نیز از 0.13٪ تا 0.7٪ حجم مدل است.



Fig. 2 The schematic of a 4 wire 1/2 symmetric model 1/2 شکل 2 شماتیک مدل سازی شده 4 سیم برای حالت مدل متقارن 1/2

ابتدا سطح بالایی مکعب تحت جابجایی 5 میکرومتری در جهت y قرار دارد. سطح پایینی در جهت x و y مقید شده است. از آنجایی که نصف نمونه مدلسازی شده است، یک شرط مرزی متقارن نیز برای سطوح میانی مدل، ایجاد میشود. به منظور سادگی در ابتدا یک ترک به اندازهی 500 میکرومتر در وسط زمینه ایجاد شده است. همچنین میدان دمایی که به عنوان شرط مرزی اولیه به سیمها داده شده است در ابتدا 2°27 می باشد.

از المان سهبعدی 8 گرهای (C3D8) در مش بندی زمینه، میکرو کپسول و سیمها استفاده شده است. اندازه ی مش به طور متوسط در زمینه 150 میکرومتر، در میکرو کپسول 70 میکرومتر و در سیمها 250 میکرومتر است. لایه میانی بین میکرو کپسول 70 میکرومتر و در سیمها 250 میکرومتر است. و خرابی^۲ تعریف می گردد و به این دلیل که در شبیه سازی هیچ ضخامتی ندارد، مش بندی نمی شود. سیمهای آلیاژ حافظه دار با استفاده از روش ناحیه جاگذاری^۲ در زمینه مقید می شوند. همچنین در فصل مشتر ک اجزاء با یکدیگر سعی شده با پارتیشن بندی، مش بندی منظم و ریزتری ایجاد شود. بر این اساس تعداد المانها بر اساس تعداد و اندازه سیمها و اندازه و ضخامت میکروکپسول میکروکپسول 200 میکرومتری، تعداد 6480 المان زمینه، 120 المان سیم و میکروکپسول ایجاد شده است. خواص مواد مورد استفاده در مقاله در جدولهای 1 و 2 آورده شدهاند.

شبیهسازی در سه مرحله[†] 1 ثانیهای انجام می گیرد. مرحلهی اول اعمال جابجایی، در دمای ²° 27 تا 5 میکرومتر به سطح بالایی مدل، مرحلهی دوم باربرداری و مرحلهی سوم دادن گرما تا دمای ²° 90 به سیمها و شروع فرایند بازگشت پذیری می باشد.

جدول 1 خواص میکروکپسول شیشهای و زمینه بتنی [8] Table 1 Glass microcapsule and concrete matrix properties [8]

	E (GPa)	ν	σ^* (MPa)	$G^{*}(J/m^{2})$
زمينه	40	0.21	2	12
کپسول	70	0.21	40	7
لايه مياني	-	-	1,40	8,100

¹ Cohesive behavior

² Damage

³ Embedded region

	[17]	حافظهدار	ص آلياژ	2 خواه	جدول
Table 2 Shape memory alloy properties	[17]				

مقدار	پارامتر	مقدار	پارامتر
11.2	β (MPa/°c)	67	E (GPa)
0.082	ε _l	82	R (MPa)
33	$T_m(^{\circ}c)$	0.3	ν(-)
		863	h (MPa)

4- صحت سنجی

1-4- صحت سنجي ميكروكپسول

برای صحت سنجی نمونه با نتایج بهدست آمده از مقالهی گیلابرت و همکاران [13] که در مورد استفاده از میکروکپسول در پلیمر میباشد، مقایسه شده است.

در این مدلسازی، زمینه یک مکعب توخالی از جنس رزین اپوکسی و میکروکپسول از جنس اوره فرمالدهید میباشد. خواص مواد و شماتیک مدل بهترتیب در جدول 3 و شکل 3 آورده شدهاند. در این مقاله برای شبیهسازی رشد ترک و شکست از روش المان محدود توسعه یافته استفاده شده است. همچنین برای اتصال دو سطح میکروکپسول و زمینه از چسبندگی طبق قانون کشش-جدایش استفاده شده است. مدل در قسمت پایینی در جهت X و Y مقید شده است. به سطح بالایی نمونه یک جابجایی عمودی بهطور شبه استاتیک و تابع زمان در نقطهٔ مرجع⁵ وارد میشود. مقدار این جابجایی 0.1// طول ضلع مکعب میباشد. در این مدلسازی، مش دارای ساختار خطی 8 گره (C3D8) مورد استفاده قرار گرفته است. مدت زمان حل برای یک نمونه با دو سیم 200 میکرومتری و میکروکپسول 500 میکرومتری 335 دقیقه میباشد. سیستم مورد استفاده لاکان کروکپسول 200 میکرومتری 335 دقیقه میباشد.

نمودارهای تنش-کرنش برای نسبت ضخامت به شعاع 0.055 در دو حالت با استحکام چسبندگی 5 مگاپاسکال در شکل4 و 2 مگاپاسکال در شکل 5 نشان داده شده است، نتایج به دست آمده از شبیهسازی با نتایج مقاله مقایسه شد و مطابقت خوبی مشاهده گردید.

جدول 3 خواص میکروکپسول و زمینه برای صحت سنجی[13]

 Table 3 Microcapsule and matrix properties for verification[13]

$G^{*}(J/m^{2})$	σ^* (MPa)	ν	E (GPa)	
88	39	0.38	3.4	زمينه
100	55	0.33	3.7	كپسول
1	2,5	-	-	لايه ميانى





⁴ Step

⁵ Reference point



Fig. 6 SMA behavior simulation results in comparison with Brinson and Lammering. (1993) in -10 $^{\circ}$ c temperature

شکل6 مقایسهٔ شبیهسازی رفتار آلیاژ حافظهدار با نتایج مقاله برینسون و لامرینگ در دمای -10%



Fig. 7 Stress-strain-temperature curve of SMA under induced of temperature and stress cycle

شكل7 منحنى تنش-كرنش-دما آلياژ حافظهدار تحت چرخه اعمال دما و تنش

5- نتايج و بحث

1-5- تأثير وجود سيم آلياژ حافظهدار

در ابتدا تأثیر وجود و عدم وجود سیم آلیاژ حافظهدار بر تنش نهایی شکست بررسی شده است (شکل8). در تمام این حالات شعاع میکروکپسول 500 میکرومتر و شعاع سیم 200 میکرومتر است. از نتایج پیداست که افزودن سیم به نمونه تحت کشش باعث بالا رفتن تنش نهایی آن میشود. مشخصاً با افزودن یک سیم افزایش ٪4 و با دو سیم افزایش ٪8 تنش نهایی شکست را شاهد هستیم. روهاتاگی در مقالهای آزمایشگاهی تأثیر استفاده از سیم حافظهدار را بررسی کرده و تأثیری مشابه نتایج شبیهسازی حاضر در شکل 8 دیده است[31]. همچنین بونیلا و همکاران نیز با افزودن سیم به نمونهای افزایش %7 تنش نهایی شکست را مشاهده کردند.



Fig.8 The effect of SMA on ultimate fracture stress شکل 8 تأثیر سیم آلیاژ حافظهدار بر تنش نهایی شکست مدل



Fig. 4 Simulation results in comparison with Gilabert et al. (2017) using 5 MPa as the interface strength

شکل 4 مقایسهٔ شبیهسازی با نتایج مقاله گیلابرت و همکاران در حالت استفاده از چسب با استحکام لایه میانی 5 مگاپاسکال



Fig. 5 Simulation results in comparison with Gilabert et al. (2017) using 2 MPa as the interface strength

شکل 5 مقایسهٔ شبیه سازی با نتایج مقاله گیلابرت و همکاران در حالت استفاده از چسب با استحکام لایه میانی 2 مگاپاسکال

2-4- صحت سنجى آلياژ حافظهدار

به منظور صحت سنجی رفتار آلیاژ حافظهدار، از نتایج مقالهی برینسون و لامرینگ [30] استفاده شد. در این مقاله، رفتار تنش-کرنش آلیاژ حافظهدار، با خواص مشابه جدول 2 در دماهای مختلف، به صورت آزمایشگاهی و مدل سازی بررسی شده است. به این منظور، یک المان حجمی نماینده، به طور مکعبی شبیهسازی شد و نتایج به دست آمده با نتایج این مقاله مقایسه گردید.

مش بندی مورد استفاده برای المان حجمی نماینده، از نوع C3D8 می باشد. همچنین دمای آلیاژ حافظهدار، در مرحله بارگذاری و باربرداری ثابت، و برابر با 10°C- می باشد. پس از بررسی انجام گرفته، مطابقت خوبی بین نتایج حاصل از شبیه سازی، با داده های مقاله برینسون و لامرینگ مشاهده شد. نمودار این مقایسه در شکل 6 قابل مشاهده است.

در ادامه برای مشاهدهی رفتار آلیاژ حافظهدار، در چرخهی دمایی مورد بررسی، نمودار تنش-کرنش-دما، برای یک المان حجمی نماینده مکعبی رسم شد. منحنی رسم شده، در شکل 7 آورده شده است. در این چرخه، ابتدا با بارگذاری و افزایش تنش در دمای ثابت، کرنش نمونه افزایش مییابد. سپس با باربرداری در دمای ثابت، تنش به مقدار صفر، کاهش پیدا میکند. در مرحلهی سوم، در تنش ثابت صفر، با افزایش دما، کرنش نیز به مقدار صفر کاهش مییابد و در مرحلهی آخر، دما در تنش و کرنش ثابت به مقدار اولیه خود کاهش مییابد.

سیم آلیاژ حافظهدار در فرایند بازگشتپذیری از خود عملکرد بسیار خوبی نشان داد، همانطور که در شکل 10 مشاهده می شود، با افزودن تنها یک سیم به نمونه، می توان بازشدگی ترک را از 5 میکرومتر به 0.02 میکرومتر رساند. این پارامتر برای دو سیم به 0.008 میکرومتر می رسد. تأثیر تعداد سیمها بر بسته شدن ترک پس از باربرداری و پس از فعال شدن اثر حافظهداری به ترتیب در شکلهای 9 و 10 نشان داده شدهاند.

و نیز مقایسه بین بازشدگی ترک در وضعیتهای مختلف برای دو سیم حافظهدار در شکل 11 نشان داده شده است، اثر گذاری سیم بر بسته شدن ترک در این شکل کاملاً مشهود است، بهطوری که دهانهی ترک که در ابتدا 5 میکرومتر باز شده بود پس از باربرداری به نزدیک 1.5 میکرومتر می سد و با فعال شدن خاصیت بازگشت یذیری آلیاژ حافظهدار، به کمتر از 0.01 میکرومتر میرسد. میزان بسته شدن ترک برای یک سیم %99.6 و برای دو سیم %99.8 است در مقالهای آزمایشگاهی از ژو و همکاران [18] نیز با بهرهگیری از سیم آلیاژ حافظهدار و بررسی با حالت بدون سیم دیده شد که بازشدگی ترک %60 کاهش یافته و در مقالهای آزمایشگاهی از بونیلا و همکاران [23] برای حالت بی سیم و سیمدار بررسی انجام شده و وقتی از سیم استفاده شده، بازشدگی ترک 74% کاهش یافته است. همچنین آقامیرزاده و همکاران نیز در تحقیقی آزمایشگاهی نتیجه همسو ارائه داده است[32]. دلیل اختلافی که بین نتایج آزمایشگاهی و نتایج این شبیهسازی در مقدار بسته شدن ترک وجود دارد این است که در این شبیه سازی لایه ی چسبی که پس از شکست از کپسول خارج می شود در نظر گرفته نشده است. در واقعیت این چسب پس از خروج از کپسول، در شکاف ترک قرار می گیرد و بسته شدن ترک را تا حدی محدود مى كند.



شکل 9 بازشدگی ترک بعد از باربرداری



Fig.10 Crack opening distance at the end of shape memory recovery شکل 10 بازشدگی ترک در انتهای حالت حافظهداری



Fig. 11 Crack opening distance at the end of each step for two wries **شکل 11** بازشدگی ترک در انتهای هر مرحله برای دو سیم

کانتور جابجایی محوری برای حالت یک سیم حین رشد ترک، پس از بارگذاری و پس از اثر حافظهداری سیم در شکلهای 12 تا 16 نشان داده شده است. مطابق شکل 12 واضح است که در ناحیهای که ترک رشد میکند، جابجایی محوری بیشتری اتفاق میافتد. همچنین مطابق شکل 13 پس از رشد کامل ترک و شکسته شدن زمینه و کپسول در انتهای وضعیت بارگذاری، جابجایی محوری یکنواختی مشاهده میشود. در شکل 14 پیوستگی جابجایی در سیم قابل مشاهده است. طبق شکل 15 این جابجایی محوری در نیمه بالایی زمینه، پس از اعمال دما و فعال شدن اثر حافظهداری سیم، به طور یکنواختی به سمت صفر میل میکند. در شکل 16 نیز میتوان مقدار جابجایی نهایی سیم و تغییرات پیوسته آن، در قسمت میانی را مشاهده نمود.



Fig. 12 Axial displacement contour for a model with 1 wire and a radius of 0.5 $\rm mm$

شکل 12 کانتور جابجایی محوری برای نمونه با یک سیم و شعاع کپسول 0.5 mm حین رشد ترک



شکل 13 کانتور جابجایی محوری برای نمونه با یک سیم و شعاع کپسول 0.5 mm پس از بارگذاری



+4.167

شکل 14 کانتور جابجایی محوری سیم و کپسول 0.5 mm پس از بارگذاری



Fig. 15 Axial displacement contour for a model with 1 wire and a radius of 0.5 mm after shape memory effect

شکل 15 کانتور جابجایی محوری برای نمونه با یک سیم و شعاع کپسول 0.5 mm یس از اثر حافظهداری



Fig. 16 Axial displacement contour of wire and a 0.5 mm capsule after shape memory effect

شکل 16 کانتور جابجایی محوری سیم و کپسول 0.5 mm پس از اثر حافظهداری

2-5- تأثير قطر سيمها

پارامتر دیگری که مورد بررسی قرار گرفته است، تأثیر شعاع سیمهای آلیاژ حافظهدار بر عملکرد خودترمیمی میباشد. در ابتدا تأثیر این پارامتر بر تنش نهایی شکست، مورد ارزیابی قرار گرفته است. همانطور که در شکل 17 قابل مشاهده است، با افزایش شعاع سیمها، تنش نهایی شکست نیز افزایش مییابد.





در ادامه تأثیر شعاع سیمها بر روند کلی تنش در جهت اعمال کشش در زمینه و سیمها نیز بررسی شده و نتایج، نشان دهندهی آن است که با افزایش این پارامتر، تنشها بهطور کلی هم در زمینه و هم در سیمها افزایش مییابند (شکل 18 و شکل 19).



Fig. 18 Stress in the direction of applying tension in the matrix due to the radius of the wires $% \left(\frac{1}{2} \right) = 0$

شکل 18 تنش در راستای اعمال کشش در زمینه تحت اثر شعاع سیمها

130 80 30 -20 -70 -120 t (s)

Fig. 19 Stress in the direction of applying tension in the wires under the effect of the radius of the wires

شکل 19 تنش در راستای اعمال کشش در سیمها تحت اثر شعاع سیمها

برای بررسی تأثیر تغییر شعاع سیمها بر بسته شدن ترک، در شکلهای 20 و 21 بازشدگی ترک به ترتیب در حالت باربرداری و پس از فعال شدن اثر حافظهداری نشان داده شده است. از نتایج بهدست آمده میتوان دریافت که سیم 200 میکرومتری در هر دو حالت عملکرد خوبی دارد اما سیم با شعاع 150 میکرومتر نمیتواند به درستی اثر حافظهداری را اعمال کند و همچنین



Fig. 22 The effect of capsule thickness ratio on the stress-strain diagram for a two-wire sample $% \left(\frac{1}{2} \right) = 0$

شکل 22 تأثیر نسبت ضخامت کپسول بر نمودار تنش-کرنش در نمونه با دو سیم

همچنین دیگر عاملی که با تغییر نسبت ضخامت مورد ارزیابی قرار گرفت، تنش نهایی شکست زمینه بود. نتایج بهدست آمده از این بررسی برای حالت دارای سیم و بدون سیم به ترتیب در شکلهای 24 و 25 آورده شدهاند.



Fig. 23 The effect of capsule thickness ratio on the stress-strain diagram for a wireless sample $% \left(\frac{1}{2} \right) = 0$

شکل 23 تأثیر نسبت ضخامت کپسول بر تنش نهایی شکست در نمونه بدون سیم

در نمونه دارای دو سیم، با افزایش نسبت ضخامت، تنش نهایی شکست نیز افزایش مییابد. برای نمونه با دو سیم، با افزایش نسبت ضخامت از 0.055 تا 0.2 شاهد افزایش 9٪ تنش نهایی شکست هستیم. این نتایج با نتایج مقالهی گیلابرت و همکاران [13] همخوانی دارد. این محققان با افزایش نسبت ضخامت از 0.011 تا 0.111 افزایش تنش 30٪ را گزارش کردند.



Fig. 24 The effect of capsule thickness ratio on the ultimate fracture stress in a two-wire sample

شکل 24 تأثیر نسبت ضخامت کپسول بر تنش نهایی شکست در نمونه با دو سیم

مطالعه عددی خودترمیمی تر ک با استفاده از تر کیب میکرو کپسول خودترمیم و

سیم با شعاع 250 میکرومتری پس از باربرداری از خود مقاومت بیشتری در بازگشت نشان میدهد. و به همین علت حتی پس از فعال شدن اثر حافظهداری نسبت به سیم 200 میکرومتری عملکرد ضعیفتری نشان میدهد. همچنین با توجه به مطالعات انجام شده در عمل، هنگامیکه قطر سیم آلیاژ حافظهدار افزایش مییابد، یکنواختی ساختار کامپوزیت کاهش یافته که منجر به کاهش خواص مکانیکی میشود. همچنین با افزایش شعاع سیم آلیاژ حافظهدار، استحکام چسبندگی در فصل مشترک سیم/زمینه کاهش یافته که در نهایت موجب کاهش خواص نهایی کامپوزیت میشود[33-36].







Fig. 21 Crack opening distance after activating the memory effect with different wire radius

شکل 21 بازشدگی ترک پس از فعال شدن اثر حافظهداری در نمونه با شعاع متفاوت سیمها

3-5- تأثير نسبت ضخامت ميكروكپسول

پارامتر دیگری که در ادامه بررسی گردید، تأثیر نسبت ضخامت کپسول (نسبت شعاع پوسته کپسول به شعاع کپسول) است. به این منظور نمونهها در وضعیت بدون سیم و با دو سیم با شعاع 200 میکرومتر، در سه نسبت ضخامت متفاوت ارزیابی شدند و شکسته شدن کپسول و یا جدا شدن کپسول از زمینه سنجیده شد. در تمام حالات استحکام لایه میانی 2 مگاپاسکال میباشد. از نتایج شکلهای 22 و 23 فهمیده شد که اگر کپسول از زمینه جدا گردد، میتوان با کاهش نسبت ضخامت (درحالی که دیگر پارامترها ثابت نگه داشته شدهاند) از جدا شدن آن جلوگیری کرد و کاری کرد که کپسول شکسته شود.

طبق شکلهای 22 و 23 زمانی که کپسول شکسته می شود، در نمودار تنش-کرنش یک افت کوچک اتفاق می افتد (برای هر دو شکل این افت حوالی کرنش 0.0001 رخ داده است) اما وقتی کپسول جدا می شود، نمودار با شیب قبلی ادامه می یابد. در نتیجه در سه نسبت ضخامت مورد بررسی در هر دو حالت با سیم و بدون سیم، تنها در نسبت ضخامت 0.055 کپسول شکسته می شود.





Fig. 27 Effect of microcapsule radius on ultimate fracture stress in wireless sample

شکل 27 تأثیر شعاع میکروکپسول بر تنش نهایی شکست در نمونه بدون سیم

کانتورهای تنش در راستای کشش برای شعاع 1.5 میلی متری در شکل 28 نشان داده شده است. در این حالت، ترک، میکرو کپسول را دور میزند و کپسول، از زمینه جدا می گردد. در این حالت، خودترمیمی به درستی اتفاق نمی افتد. با این حال که میکرو کپسول از زمینه جدا شده، تنش در میکرو کپسول و اطراف میکرو کپسول، در زمینه وجود دارد. علت این تنش به دلیل ایده آل نبودن نوع مش است. هرچند ممکن است که شکل 28 این تصور را به وجود بیاورد که میکرو کپسول به طور کامل از زمینه فاصله گرفته، اما باید در نظر داشت که در شکل 28 تمامی جابجایی ها و تغییر شکل ها جهت مشاهده بهتر 20000 برابر شدهاند. همچنین در حالت ایده آل، کپسول باید از دو سمت بالا و پایین، همزمان جدا شود که این امر در شبیه سازی اتفاق نمی افتد.



Fig. 28 Stress contour in tension direction for wireless model with 1.5 mm capsule radius

شکل 28 کانتورهای تنش در راستای کشش برای نمونه بدون سیم و شعاع کپسول 1.5 mm

5-5- تأثير استحكام لايه ميانى

پارامتر دیگر مورد ارزیابی، استحکام لایه میانی میباشد. همان طوری که انتظار می رود، افزایش استحکام لایه میانی در حالتی که دیگر پارامترها ثابت هستند، موجب افزایش احتمال شکسته شدن میکرو کپسول می گردد. این نتیجه نیز در هر دو حالت بدون سیم و دو سیم 200 میکرومتری یکسان است. نمونه مورد بررسی در این حالت دارای میکرو کپسول با نسبت ضخامت 0.2 و شعاع 500 میکرومتر است. طبق شکل 29 در وضعیت حاوی دو سیم، با افزایش این پارامتر، تنش نهایی شکست نیز افزایش می ابد. مشابهاً در حالت بدون سیم در



Fig. 25 Effect of capsule thickness ratio on ultimate fracture stress in wireless sample $% \left({{{\mathbf{F}}_{\mathbf{F}}} \right)$

شکل 25 تأثیر نسبت ضخامت کپسول بر تنش نهایی شکست در نمونه بدون سیم

4-5- تأثير شعاع ميكروكپسول

در بررسی دیگر، تأثیر شعاع میکرو کپسول (نسبت حجمی) بر عملکرد شکست میکرو کپسول و تنش نهایی شکست بررسی شده است (شکل 26 و 27). برای این کار، از سه شعاع متفاوت کپسول در حالت بدون سیم و حالت دارای دو سیم با شعاع 200 میکرومتری استفاده شده است. در تمامی حالات استحکام لایه میانی 5 مگاپاسکال میباشد و همچنین نسبت ضخامت کپسول 0.2 است. پس از بررسی مشخص گردید که افزایش یا کاهش شعاع میکرو کپسول بر شکسته شدن یا جدا شدن آن از زمینه تأثیری ندارد. و در تمامی حالات میکرو کپسول از زمینه جدا می گردد. نتایج مشابه در مقاله مائولودین و همکاران [28] و گیلابرت و همکاران [13] دیده شد. در مقاله یائولودین و ضخامت متفاوت میکرو کپسول، تغییری در شکست، یا جدایش میکرو کپسول مشاهده نشد. همچنین گیلابرت و همکاران نیز با تغییر نسبت حجمی از 500

از دیگر نتایج این بررسی پارامتری، تأثیر شعاع میکروکپسول (نسبت حجمی) بر تنش نهایی شکست میباشد که در هر دو حالت با سیم و بدون سیم، با افزایش شعاع میکروکپسول، تنش نهایی شکست افزایش مییابد. مائولودین و همکاران با افزایش ٪10 نسبت حجمی کپسول، افزایش ٪15 تنش نهایی را گزارش کردهاند.



Fig. 26 The effect of microcapsule radius on the ultimate fracture stress in a two-wire sample

شکل 26 تأثیر شعاع میکروکپسول بر تنش نهایی شکست در نمونه با دو سیم

شكل 30 با افزايش استحكام لايه مياني و افزايش احتمال شكسته شدن كپسول، تنش نهايى شكست زمينه نيز افزايش مىيابد. اين نتيجه با مقاله گیلابرت و همکاران مطابقت دارد[13].



Fig. 29 Effect of interface strength on ultimate fracture stress in two-wire sample

شکل 29 تأثیر استحکام لایه میانی بر تنش نهایی شکست در نمونه با دو سیم



Fig. 30 Effect of interface strength on ultimate fracture stress in wireless sample

شکل 30 تأثیر استحکام لایه میانی بر تنش نهایی شکست در نمونه بدون سیم

6- نتيجەگىرى

پس از بررسیهای انجام گرفته در نمونهای با زمینهای از جنس بتن و میکروکپسول با پوستهی شیشهای که با سیم آلیاژ حافظهدار نیکل-تیتانیوم ترکیب شده است، فهمیده شد که سیمهای آلیاژ حافظهدار، در بسته شدن دهانه ترک، تأثیر قابل ملاحظهای دارند. بهطوری که تنها با افزودن یک سیم آلياژ حافظهدار، بازشدگی ترک، از 5 ميکرومتر به 0.02 ميکرومتر کاهش می یابد. این روند، با افزایش تعداد سیمها بهبود می یابد. از سوی دیگر، افزودن سیمهای آلیاژ حافظهدار بر تنش نهایی شکست نیز تأثیر مثبت دارد. در نتیجه افزودن سيم آلياژ حافظهدار، موجب بهبود استحكام شكست ميشود. با بررسي شعاع سيمها ديده شد كه هرچند افزايش شعاع سيم موجب افزايش تنش نهايي شکست می شود، اما بر بسته شدن دهانه ترک، تأثیر مثبتی ندارد. همچنین شعاع کمتر سیم، توانایی کمتری برای بستن دهانهی ترک دارد. با تغییر ضخامت و شعاع میکروکیسول، دریافته شد که کاهش ضخامت، موجب بالا رفتن احتمال شكست ميكروكيسول مى كردد اما تغييرات شعاع ميكروكيسول (نسبت حجمی) تأثیری بر احتمال شکست ندارد. در انتها استحکام لایه میانی بررسی شد و مشخص شد که با افزایش استحکام لایه میانی، میتوان احتمال شکست میکروکپسول را افزایش داد. طبق ارزیابی حاصل از شبیهسازی زمانی

که استحکام لایه میانی به 10 مگاپاسکال برسد، کپسول در تمامی نسبت ضخامتها و تمامی نسبت حجمیها شکسته می شود.

علائم	ست	فم	-7

لائم	7- فهرست عا
مدول یانگ (Nm ⁻²)	Ε
انرژی شکست (Jm ⁻²)	G
ضریب سخت شوندگی (²⁻ Nm)	h
شعاع سطح تغيير فاز (Nm ⁻²)	R
دما (K)	Т
زمان (s)	t
	علائم يونانى
${ m Pa}^{\circ}{ m c}^{-1}$,پارامتر مادی	β
كرنش	ε
حداکثر کرنش بازگشتپذیری	ει
ضريب پوآسون	ν
تنش (Nm ⁻²)	σ
	بالانويسها
*شرایط مرجع	
	زيرنويسها
پايانى	f
مرجع	0

8- مراجع

- [1] Eskandari, J. J., Khani, F. and Farhadinia, M., "Simulation Reinforced Microcapsules by Carbon Nanotubes Contained in a Self-Healing Capsule-Based Materials" Journal of Solid Mechanics in Engineering, Vol. 9, No. 3, pp. 493-507, 2016.
- [2] Abdoos, H. and Seyyedi, A., "Self-Healing Polymer Nanocomposites" Basparesh, Vol. 8, No. 4, pp. 4-19, 2019.
- [3] Eslami-Farsani, R. and Ebrahimnezhad-Khaljiri, H., "A Review on Healing and Mechanical Behaviors of Self-Healable Polymer Matrix Composites by Extrinsic Healing Methods" Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 6, No. 4, pp. 549-570, 2020.
- [4] White, S. R., Sottos, N. R., Geubelle, P. H., Moore, J. S., Kessler, M. R., Sriram, S., Brown, E. N. and Viswanathan, S., "Autonomic Healing of Polymer Composites" Nature, Vol. 409, No. 6822, pp. 794-797, 2001.
- [5] Khalili, S. M. R., Zarei, M. and Eslami-Farsani, R., "Experimental Study of the Mechanical Behavior of Self-Healing Polymer Composite under Heating Cycles" Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 6, No. 2, pp. 183-189, 2019.
- [6] Toohey, K. S., Sottos, N. R., Lewis, J. A., Moore, J. S. and White, R., "Self-Healing Materials with Microvascular S. Networks" Nature materials, Vol. 6, No. 8, pp. 581-585, 2007.
- [7] Brown, E. N., White, S. R. and Sottos, N. R., "Microcapsule Induced Toughening in a Self-Healing Polymer Composite" Journal of Materials Science, Vol. 39, No. 5, pp. 1703-1710, 2004.
- [8] Gilabert, F., Garoz, D. and Van Paepegem, W., "The Role of the Bonding Interface in Encapsulated Self-Healing Cementitious Proceeding Materials," of in https://www.researchgate.net/publication/267777376,
- [9] Gilabert, F., Garoz, D. and Van Paepegem, W., "Stress Concentrations and Bonding Strength in Encapsulation-Based Self-Healing Materials" Materials & Design, Vol. 67, pp. 28-41, 2015.

- [26] Ashrafi, M. J., "Transformation and Plasticity of Shape Memory Alloy Structures: Constitutive Modeling and Finite Element Implementation" Journal of Materials Engineering and Performance, Vol. 29, No. 8, pp. 5515-5524, 2020.
- [27] Alinejad, Z., Khakzad, F., Shirin-Abadi, A. R., Ghasemi, M. and Mahdavian, A. R., "Preparation of Melamine-Formaldehyde Microcapsules Containing Hexadecane as a Phase Change Material: The Effect of Surfactants Type and Concentration," Science and Technology, Vol. 26, No. 1, pp. 33-44, 2013.
- [28] Mauludin, L. M., Zhuang, X. and Rabczuk, T., "Computational Modeling of Fracture in Encapsulation-Based Self-Healing Concrete Using Cohesive Elements," Composite Structures, Vol. 196, pp. 63-75, 2018.
- [29] Arce, G. A., Hassan, M. M., Mohammad, L. N. and Rupnow, T., "Self-Healing of Sma and Steel-Reinforced Mortar with Microcapsules," Journal of Materials in Civil Engineering, Vol. 31, No. 2, pp. 04018366, 2019.
- [30] Brinson, L. and Lammering, R., "Finite Element Analysis of the Behavior of Shape Memory Alloys and Their Applications," International Journal of solids and structures, Vol. 30, No. 23, pp. 3261-3280, 1993.
- [31] Rohatgi, P., "Al-Shape Memory Alloy Self-Healing Metal Matrix Composite," Materials Science and Engineering: A, Vol. 619, pp. 73-76, 2014.
- [32] Aghamirzadeh, G. R., Khalili, S., Eslami-Farsani, R. and Saeedi, A., "Experimental Investigation on the Smart Self-Healing Composites Based on the Short Hollow Glass Fibers and Shape Memory Alloy Strips," Polymer Composites, Vol. 40, No. 5, pp. 1883-1889, 2019.
- [33] Xue, Z., Huang, Y. and Li, M., "Particle Size Effect in Metallic Materials: A Study by the Theory of Mechanism-Based Strain Gradient Plasticity" Acta Materialia, Vol. 50, No. 1, pp. 149-160, 2002.
- [34] Lei, H., Wang, Z., Zhou, B., Tong, L. and Wang, X., "Simulation and Analysis of Shape Memory Alloy Fiber Reinforced Composite Based on Cohesive Zone Model," Materials & Design, Vol. 40, pp. 138-147, 2012.
- [35] 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.
- [36] Ananchaperumal, V. and Vedantam, S., "Formation and Evolution of Microstructure in Shape Memory Alloy Wire Reinforced Composites," Transactions of the Indian Institute of Metals, Vol. 74, No. 10, pp. 2499-2510, 2021.

- [10] Gilabert, F., Van Tittelboom, K., Tsangouri, E., Van Hemelrijck, D., De Belie, N. and Van Paepegem, W., "Determination of Strength and Debonding Energy of a Glass-Concrete Interface for Encapsulation-Based Self-Healing Concrete" Cement and concrete composites, Vol. 79, pp. 76-93, 2017.
- [11]Tsangouri, E., Gilabert, F. A., De Belie, N., Van Hemelrijck, D., Zhu, X. and Aggelis, D. G., "Concrete Fracture Toughness Increase by Embedding Self-Healing Capsules Using an Integrated Experimental Approach" Construction and Building Materials, Vol. 218, pp. 424-433, 2019.
- [12] Tsangouri, E., Gilabert Villegas, F. A., Aggelis, D., De Belie, N. and Van Hemelrijck, D., "Concrete Fracture Energy Increase by Embedding Capsules with Healing Ability: The Effect of Capsules Nature" in 2nd International RILEM/COST Conference on Early Age Cracking and Serviceability in Cement-based Materials and Structures-EAC2, 2017.
- [13] Gilabert, F., Garoz, D. and Van Paepegem, W., "Macro-and Micro-Modeling of Crack Propagation in Encapsulation-Based Self-Healing Materials: Application of Xfem and Cohesive Surface Techniques" Materials & Design, Vol. 130, pp. 459-478, 2017.
- [14] Gómez, D. G., Gilabert, F., Allaer, K., Hillewaere, X., Du Prez, F., Tsangouri, E., Van Hemelrijck, D. and Van Paepegem, W., "Crack Propagation in Micro-Encapsulated Polymer for Self-Healing: Numerical Modelling and Experimental Validation" in 16th European Conference on Composite Materials 2014, 2014.
- [15] Gilabert, F., Garoz, D. and Van Paepegem, W., "Numerical Study of Transitional Brittle-to-Ductile Debonding of a Capsule Embedded in a Matrix," Composite Interfaces, Vol. 24, No. 1, pp. 69-84, 2017.
- [16] Gao, C., Ruan, H., Yang, C. and Wang, F., "Investigation on Microcapsule Self-Healing Mechanism of Polymer Matrix Composites Based on Numerical Simulation," Polymer Composites, pp. 1-13, 2021.
- [17] Burton, D., Gao, X. and Brinson, L., "Finite Element Simulation of a Self-Healing Shape Memory Alloy Composite," Mechanics of Materials, Vol. 38, No. 5-6, pp. 525-537, 2006.
- [18] Zhu, P., Cui, Z., Kesler, M. S., Newman, J. A., Manuel, M. V., Wright, M. C. and Brinson, L. C., "Characterization and Modeling of Three-Dimensional Self-Healing Shape Memory Alloy-Reinforced Metal-Matrix Composites," Mechanics of materials, Vol. 103, pp. 1-10, 2016.
- [19] Hassan, M., Mehrpouya, M., Emamian, S. and Sheikholeslam, M., "Review of Self-Healing Effect on Shape Memory Alloy (Sma) Structures," in Advanced Materials Research, 2013, pp. 87-92.
- [20] Gao, X., Qiao, R. and Brinson, L. C., "Phase Diagram Kinetics for Shape Memory Alloys: A Robust Finite Element Implementation," Smart Materials and Structures, Vol. 16, No. 6, pp. 2102-2115, 2007.
- [21] Saeedi, A. and Shokrieh, M. M., "A Novel Self-Healing Composite Made of Thermally Reversible Polymer and Shape Memory Alloy Reinforcement," Journal of Intelligent Material Systems and Structures, Vol. 30, No. 10, pp. 1585-1593, 2019.
- [22] Kirkby, E., Michaud, V., Månson, J.-A., Sottos, N. and White, S., "Performance of Self-Healing Epoxy with Microencapsulated Healing Agent and Shape Memory Alloy Wires," Polymer, Vol. 50, No. 23, pp. 5533-5538, 2009.
- [23] Bonilla, L., Hassan, M. M., Noorvand, H., Rupnow, T. and Okeil, A., "Dual Self-Healing Mechanisms with Microcapsules and Shape Memory Alloys in Reinforced Concrete," Journal of Materials in Civil Engineering, Vol. 30, No. 2, pp. 04017277, 2018.
- [24] Auricchio, F. and Petrini, L., "A Three-Dimensional Model Describing Stress-Temperature Induced Solid Phase Transformations: Solution Algorithm and Boundary Value Problems," International journal for numerical methods in engineering, Vol. 61, No. 6, pp. 807-836, 2004.
- [25] Ashrafi, M., Arghavani, J., Naghdabadi, R. and Auricchio, F., "A Three-Dimensional Phenomenological Constitutive Model for Porous Shape Memory Alloys Including Plasticity Effects" Journal of Intelligent Material Systems and Structures, 2015.