نشریه علمی پژوهشی



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

رفتار مكانيكي كاميوزيتهاي لايهاي الياف-فلز خودترميم شونده تحت بارگذاري عرضي

شعله عباسنیا¹، رضا اسلامی فارسانی^{*2}، حامد خسروی³

1- دانشجوی کارشناسی ارشد، مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی خواجه نصیرالدین طوسی، تهران 2- دانشیار، مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی خواجه نصیرالدین طوسی، تهران 3- استادیار، مهندسی مواد، دانشگاه سیستان و بلوچستان، زاهدان #تهران، صندوق يستى eslami@kntu.ac.ir ،119991-43344

چکیدہ	اطلاعات مقاله
- امروزه، چندلایههای الیاف- فلز کاربردهای زیادی در صنایع هوایی، دریایی و خودرو به دست آوردهاند. این ساختارها شامل ورق های	دريافت: 95/11/12
نازک فلزی اتصال یافته به کامپوزیت پیشآغشته میباشند. شناسایی و تعمیر ترکهای داخلی ایجاد شده در چندلایههای الیاف- فلز، ب	پذيرش: 96/01/23
روش های مرسوم مشکل است. برای غلبه بر این مشکل، در این پژوهش یک سیستم پلیمری خودترمیم شونده بر اساس میکرولولههای شیشهای توخالی خردشده معرفی شده است که به بررسی استحکام خمشی حندلابههای الیاف- فلز با آرایش آلومینیوم 2024رزیز	کلیدواژگان:
اپوکسی⊣لیاف شیشه: نوع E)آلومینیوم 2024، پس از تخریب میپردازد. میکرولولههای شیشهای پرشده با عوامل ترمیمی (رزین اپوکسی	چندلایههای الیاف- فلز م ک بت ک ها
+ هاردنر آمینی) به صورت جفت کنار یکدیگر قرار داده شدند و در ادامه در داخل ساختار قرار گرفتند. هدف از این مطالعه دستیابی به کسر حجم مناسب و همچنین زمان مطلوب حقت رسیدن به جداکثر بازده ترمیم م باشد. میکرولولوهای جاوی عوام از میمی با درصد	میںرونر ^ع لقا خودترمیمی
حسر عربی مناسب و میچین ردن میرو به رسیدن به عار ارتیان به عام باره ترییم ای بسته میرو و مای توی توان ترمیم حجمیهای متفاوت 5، 8 و 11 درصد در نمونه ها به کار گرفته شدند و در ادامه تاثیر آن بر راندمان ترمیم استحکام خمشی پس از گذشت	استحکام خمشی بازده ترمیم
زمانهای مختلف 3 و 5 روز پس از آسیب اولیه مورد مطالعه قرار گرفت. نتایج نشان داد که بیشترین مقدار بازیابی استحکام خمشی به منابع 89 د مدیرای نمونه جامع 8 درمد ججم عامل ترمیم را گذشت مدت نمان 5 من سر از ارجاد آسی برم راشد.	14. J J.
میران 65 درصد برای نمونه خاوی 6 درصد حجمی عامل نزمیمی با تدست مدت زمان د روز پس از ایجاد اسیب میباشد.	

Mechanical performance of self-healing fiber-metal laminates under transverse loading

Shole Abbasnia¹, Reza Eslami-Farsani^{1*}, Hamed Khosravi³

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

2- Department of Materials Engineering, Faculty of Engineering, University of Sistan and Baluchestan, Zahedan, Iran

* P.O.B. 19991-43344, Tehran, Iran, eslami@kntu.ac.ir

Keywords

Fiber-metal laminates Micro-cracks Self-healing Flexural strength Healing efficiency

Abstract

Nowadays, fiber-metal laminates (FMLs) have gained many applications in aviation, marine and automotive industries. These structures include thin metallic face sheets bonded to the composite prepregs. Internal damages in FMLs are difficult to detect and repair by conventional methods. To overcome this, in the present study a self-healing polymeric system based on chopped hollow glass tubes has been introduced and employed to recover the flexural strength of Al-2024/E-glass-epoxy/Al-2024 specimens after damage. The micro-tubes were located next to each other in pairs and filled with restorative agents (epoxy resin + amine hardener). The aim of this study was to find a suitable volume fraction and also the optimum time to achieve the maximum healing efficiency. Various volume fractions of filled tubes containing 5, 8 and 11 vol.% healing agent together with different time passing period of 3 and 5 days after primary damage were employed. The results demonstrated that the maximum healing efficiency for flexural strength (89%) was observed for the specimen with 8 vol.% healing agent after passing 5 days from the time of damage creation.

Please cite this article using:

Please cite this article using: Abbasnia, Sh. Eslami-Farsani, R. Khosravi, H. "Mechanical performance of self-healing fiber-metal laminates under transverse loading", In Persian, Journal of Science and WWW.SID. برای ارجاع به این مقاله از عبارت زیر استفاده نمایید: Technology of Composites, Vol. 05, No. 02, pp. 185-190, 2018.

الميوزيت

1– مقدمه

کامپوزیتهای پلیمری تقویتشده با الیاف به دلیل دارابودن خواص ویژهای نظیر سفتی و استحکام ویژه عالی، وزن کم، فرآیندپذیری خوب و پایداری شیمیایی در شرایط مختلف محیطی، از کاربرد گستردهای در زمینه سازههای هوایی، پره توربینهای بادی، وسایل نقلیه و صنایع نظامی و دریایی برخوردار هستند [1، 2]. زمینه پلیمری در این کامپوزیتها اغلب گرماسخت (نظیر اپوکسی) بوده که ذاتاً ترد و حساس به ترک هستند، بنابراین در مقابل جوانهزنی و رشد ترک مقاومت کمی از خود نشان میدهند [3].

ریزترکها یکی از مهلکترین آسیبهایی هستند که در شرایط کاری در سازههای کامپوزیتی ظاهر شده و به طرز چشمگیری موجب کاهش عمر این سازهها می شوند. از آنجایی که ردیابی و تعمیر آسیبهای ایجاد شده در استفاده شود که قابلیت ترمیم خودکار عیوب داخلی را داشته باشند [4]. پلیمرها و کامپوزیتهای خودترمیم شونده قادر هستند تا در پاسخ به بروز آسیب به ماده (ریزترکها، جدایش الیاف از زمینه، بیرونزدگی الیاف از زمینه، ترک بین لایه ای در زمینه، تورق، تغییر شکل و غیره) از خود واکنش نشان داده و عملیات ترمیم را در هر زمانی انجام دهند [7-5]. در بسیاری از سازههای کامپوزیتی مورد استفاده در هواپیماها و سازههای هوافضایی، فرآیند منظور کاهش هزینه در تعمیرات سازههای کامپوزیتی هوافضایی و حذف نیروی انسانی متخصص می توان از مواد کامپوزیتی مجهز به عوامل

خودترمیمی به صورت قابلیت بازیابی و یا تعمیر خودگار و مستقل مواد پس از آسیب و بدون دخالت هرگونه عامل خارجی تعریف میشود. خودترمیمی در حالت کلی به دو دسته شامل خودترمیمی ذاتی یا خودکار و خودترمیمی غیرذاتی (نیازمند دخالت عامل خارجی) تقسیم میشود [9]. به طور کلی، سیستمهای خودترمیمشونده ذاتی یا برگشت پذیر پلیمرهایی هستند که در برابر محرک، به حالت غیر شبکه ای، اولیگومری و منومری خود تبدیل شده و قابلیت بازگشت مجدد به ساختار پلیمری اولیه خود را دارند [10].

در سیستمهای خودترمیمی غیرذاتی، زمینه پلیمری به تنهایی قابلیت ترمیم ندارد، بلکه خودترمیمی در آن به واسطه عامل ترمیم ایجاد میشود. به طور کلی خودترمیمی غیرذاتی به سه صورت کلی شامل: کپسولدار کردن، استفاده از الیاف توخالی و استفاده از شبکههای توخالی محقق میشود.

کپسول در مواد کامپوزیتی و پلیمرها به شکل ذراتی کروی است که با عامل ترمیمی پر شده (هسته- پوسته) و در ابعاد میکرو ساخته میشود. با ایجاد ترک، جداره کپسولها شکسته شده و عامل ترمیم که در دمای ترمیم به شکل مایع است توسط نیروی موئینگی به داخل ترک جاری میشود. سپس مایع آزاد شده در مجاورت کاتالیزوری که از قبل در محیط پراکنده شده است، پلیمره شده و شکاف را ترمیم میکند [10]. اولین سیستم خودترمیمشونده موفق در سال 2001 توسط وایت و همکارانش در دانشگاه ایلینویا ساخته شد که طی آن منومر دیسیکلوپنتادین و نسل اول کاتالیزورهای گرابز به صورت ریزپوشینه (میکروکپسول) مورد استفاده قرار گرفتند [11].

در روش خودترمیمی بر پایه الیاف توخالی نیز مشابه با روش کپسولهکردن، الیاف توخالی از رزینهای ترمیمی پر میشود و در اثر ایجاد

آسیب در کامپوزیت، رزین ترمیم از الیاف خارج شده و تحت خلا و اعمال حرارت منطقه یآسیب ترمیم می شود [11]. الیاف شیشه توخالی مورد استفاده در کامپوزیت های زمینه پلیمری برای اولین بار در سال 1964 توسط روزِن مطرح شدند [21]. در آن زمان از الیاف توخالی به عنوان جایگزینی برای الیاف شیشه مرسوم، در جهت افزایش سفتی و استحکام کامپوزیت های زمینه پلیمری استفاده می شد. هاکر و باند [13] نشان دادند که استفاده از الیاف شیشه توخالی با قطر μ ۵۵ در کامپوزیت های لایه ای شیشه/پوکسی دادند که استفاده این مواد می شود. این دو محقق همچنین نشان دادند که استفاده از الیاف شیشه توخالی (با قطر μ 00-30 و درصد خالی-بودن 38-36 درصد) در پیش آغشته های لایه ای الیاف شیشه/پوکسی با درصد موجمی 25-20 درصد، موجب افزایش قابل توجه استحکام فشاری کامپوزیت می شود [14].

درای و همکارانش [15] نشان دادند که طرح پیشنهادی مبتنی بر خروج مواد شیمیایی از الیاف ترمیمی عملی بوده و از سیانواکریلات، اتیل سیانواکریلات و متیل سیانواکریلات به عنوان عوامل ترمیمکننده در ترمیم ترکهای موجود در بتن استفاده کردند. بلی و همکارانش [16] برای اولین بار الیاف شیشهای توخالی با قطر خارجی ۳ ۲ 1 و قطر داخلی ۳ ۲ 5 را با رزین و هاردنر پر کرده و درون کامپوزیت لایهای تقویت شده با پارچه شیشه قرار دادند و برای سنجش بازده ترمیم از آزمون فشار پس از ضربه استفاده کردند. باند و همکارانش [17] در ساخت کامپوزیتهای خودترمیمشونده، به منظور پرکردن الیاف توخالی از ماده پلیمری دارای رنگ ماورای بنفش استفاده کردند که قادر به ردیابی درجای ترکها و قابلیت خودترمیمی است. در این کامپوزیتها، الیاف توخالی حاوی رزین و هاردنر با زوایای صفر و 90 بدیدههای تورقی شدن و ترکهای زمینه کامپوزیت را ردیابی کنند. بازده پدیدههای تورقی شدن و ترکهای زمینه کامپوزیت را ردیابی کنند. بازده

تراسک و ویلیامز با هدف توسعه کامپوزیتهای زمینه پلیمری خودترمیم شونده حاوی الیاف شیشه توخالی برای کاربردهای هوافضایی اقدام به بررسی بازده ترمیم در نمونههای کامپوزیتی لایهای کربن/پوکسی و شیشه/پوکسی تحت آزمونهای خمش 4 نقطهای و فشار پس از ضربه نمودند [18، 19]. نتایج ترمیم حاصل از قرارگیری الیاف توخالی پر شده با رزین و هاردنر در میان لایههای کامپوزیتها بسیار رضایت بخش بوده و در نمونههای ماردنر در میان لایههای کامپوزیتها بسیار رضایت بخش بوده و در نمونههای حاوی الیاف کربن و شیشه به ترتیب بازده ترمیم 97 و 100 درصد گزارش شده است. تان و سایر همکارانش [20, 21] به منظور بررسی خودترمیمی در کامپوزیتهای مورد استفاده در هواپیماها از قراردادن لولههای موئین شیشهای به قطر 1.6-1.5 میلیمتر (که پیشتر با رزین و هاردنر پرشدهاند)، در زمینه اپوکسی استفاده کردند. لولههای موئین در کنار هم قرار گرفته و آزمون نومینه ایوکسی استفاده کردند. لولههای موئین در کنار هم قرار گرفته و آزمون خمش سه نقطهای جهت تعیین بازده ترمیم نمونهها انتخاب شده و بیشترین

خودترمیمی بر پایه شبکههای آوندی شامل الیاف یا کانالهای توخالی هستند که در سه بعد به هم متصل شدهاند و عامل ترمیم را در خود ذخیره کردهاند. پس از ایجاد ترک در زمینه پلیمری، عامل ترمیم از شبکههای مجرادار آزاد شده و فرآیند ترمیم انجام می شود [10].

کامپوزیتهای چندلایهای الیاف-فلز (FMLs) موادی هستند که از چسباندن ورقههای فلزی و لایههای کامپوزیتی ساخته می شوند. در این

¹ Fiber-Metal Laminates (FMLs)

حالت، مزیتهای هر کدام از این دو ماده در ماده جدید نیز وجود دارد و با هم ترکیب می شوند [22]. فلزات دارای مزیتهایی مثل مقاومت در برابر ضربه بالا و همچنین شرایط تعمیر آسان می باشند. کامپوزیتها نیز دارای مزیتهایی مانند مقاومت در برابر خستگی بالا و سفتی زیاد می باشند. با ترکیب این مواد، ضعف کامپوزیتها مانند مقاومت در برابر ضربه پایین و همچنین کاستیهای فلزات مانند مقاومت در برابر خستگی کم و مقاومت در برابر خوردگی پایین آنها بهبود می یابند [23]. ورقههای فلزی مرسوم در ساخت FML، آلومینیوم، منیزیم و تیتانیوم می باشند که هر کدام از این فلزات تاثیر متفاوتی بر خواص FML دارند [24].

در ادامه تحقیقات قبلی که خودترمیمی در کامپوزیتها و رفتار مکانیکی FML بطور مستقل بررسی شدهاند، در تحقیق حاضر تاثیر مواد خودترمیم بر خواص مکانیکی FML مورد بررسی قرار میگیرد. بر این اساس، مواد خودترمیم در سازههای FML با زمینه اپوکسی و تقویتکننده الیاف شیشه قرار داده شده و درصد حجمی و زمان بهینه جهت دستیابی به بیشترین بازده ترمیم تحت شرایط بارگذاری عرضی تعیین میشود.

2- مواد و روش تحقیق 1-2- مواد مورد استفاده

در این پژوهش، به منظور ساخت کامپوزیتهای لایهای الیاف-فلز پلیمری از رزين اپوكسى KER 828 با وزن مخصوص 1160 kg/m³ و هاردنر HA-11 به عنوان زمینه کامپوزیت استفاده شد. برخی از خواص فیزیکی و مکانیکی رزین اپوکسی KER 828 در جدول 1 نشان داده شده است. ساختار رزین مورد نظر بر پایه ترکیب پلیمری بیسفنول اِی بوده و از ترکیب آن با یک هاردنر اپیکلروهیدرینی، محصول نهایی حاصل میشود. این رزین از دو بخش زنجیره پلیمری و گروههای عاملی که معمولا در انتهای زنجیره قرار دارند، تشکیل شده است. این گروههای عاملی بسیار واکنش پذیر هستند و در حضور عامل پخت (هاردنر)، واکنش داده و پیوندهای شیمیایی را تشکیل میدهند که منجر به شکل گیری یک ساختار شبکهای می شود. به این واکنش، واکنش يليمريزاسون مي گويند. كه سبب سخت شدن رزين مي شود. واكنش پلیمریزاسیون و پخت برای این نوع رزین در دمای محیط، به مدت سه روز به طول میانجامد. خصوصیات خوب مکانیکی و درصد انقباض بسیار کم پس از پخت، از مزایای این رزین است. گرانروی رزین درحالت مخلوط نشده و در دمای اتاق بسیار کم بوده که این ویژگی، ساخت نمونههای کامپوزیتی و عملیات تزریق رزین به درون لولههای موئین شیشهای را تسهیل مینماید. الياف تکجهته شيشه نوع E به عنوان الياف تقويت كننده براى هسته كامپوزيتي انتخاب شد. پارچه شيشه 300 گرمي مورد استفاده، محصول جدول 1 خواص فيزيكي و مكانيكي زرين اپوكسي KER 828 Table 1 Physical and mechanical properties of epoxy resin KER 828

مقدار	پارامتر
1160 kg/m ³	وزن مخصوص در دمای C° 25
14-12 Pa.s	گرانروی در دمای ℃ 25
2.75 GPa	مدول یانگ
69 MPa	استحكام كششى
41 MPa	استحکام برشی (چسبندگی)
3 روز	زمان پخت نهایی (روز)

¹ Bisphenol A

² Epichlorohydrin

شرکت LINTEX چین بود که دارای وزن مخصوص 2.56 گرم بر سانتی متر مکعب است. همچنین از لولههای موئین شیشهای با قطر خارجی 300-400 میکرومتر از جنس پیرکس به عنوان مخازن ذخیره عامل ترمیمی استفاده شد (شکل 1). برای پر کردن این لولههای موئین شیشهای از دستگاه پمپ خلا استفاده شد. به این صورت که یک سر لولهها درون رزین و یا هاردنر قرار گرفتند و سر دیگر آنها به پمپ خلا متصل شد و بهوسیله خمیر مهر و موم تمامی منافذ بسته شدند. با روشن شدن پمپ خلا رزین و هاردنر به آرامی درون لولهها نفوذ کردند. همچنین از ورق آلومینیوم 2024 با ضخامت 5 میلیمتر به عنوان ورق فلزی برای ساخت کامپوزیت لایهای الیاف-فلز استفاده شد. ورق آلومینیوم 2024 به دلیل مقاومت بالا در برابر رشد ترک و استحکام بالا به عنوان آلیاژی مناسب در سازهها محسوب می شود.

2-2-روش ساخت نمونهها

سیستم ترمیمی مورد استفاده در این پژوهش به صورت دوجزئی (رزین و هاردنر) انتخاب شد. رزین و هاردنر مورد استفاده برای پرکردن لولههای موئین شیشهای همان رزین و هاردنر مورد استفاده برای ساخت زمینه کامپوزیت الیاف-فلز هستند. برای ساخت سیستم خودترمیمشونده، حداقل از دو لوله موئین درکنار یکدیگر استفاده شد (یکی حاوی رزین اپوکسی و دیگری حاوی هاردنر). بنابراین از قرارگیری هر دو لوله در کنار یکدیگر یک واحد خودترمیمی ایجاد میشود. واحدهای خودترمیمی استفاده شده در این پژوهش به صورت لولههای شیشهای کوتاه بودند که اصطلاحاً خرد شده نامیده میشوند. ابعاد این لولههای شیشهای با یکدیگر متفاوت بوده و در خودترمیمی با کسرهای حجمی متفاوت (5، 8 و 11 درصد) آماده شد و در سه زمان مختلف (بلافاصله، 3 و 5 روز) پس از آسیب تحت آزمون قرار گرفتند.

در این پژوهش لایه چینی کاملا به صورت دستی انجام پذیرفت. در ابتدا ورق آلومینیوم و الیاف شیشه در ابعاد نمونه (عرض 2.5 و طول 13 سانتیمتر) برش داده شدند و سطح یکی از ورقههای آلومینیومی با مخلوط رزین و هاردنر پوشانده شد. چهار لایه الیاف شیشه با آرایش 0/09/09/0 (صفر درجه به معنای موازی با جهت نورد ورقه آلومینیوم و 90 درجه به معنای عمود بر آن است)، بر روی ورقه آلومینیومی قرار گرفتند. در بین تمامی این لایهها رزین و هارنر اضافه شد و همچنین لولههای موئین شیشهای خرد شده حاوی عوامل ترمیم جهت ایجاد تقارن در کامپوزیت، بین لایههای صفر و 90 درجه (یعنی در دو لایه)، به صورت تصادفی قرار گرفتند. در نهایت ورق آلومنیومی سمت دیگر نمونه بر روی لایههای قبلی چیده شد و نمونهها به مدت سه روز



Fig. 1 Micro-glass tubes containing healing agent. شکل 1 میکرولولههای شیشهای حاوی عوامل ترمیم.

رفتار مکانیکی کامپوزیتهای لایهای الیاف-فلز خودترمیمشونده تحت بار گذاری عرضی

جهت پخت کامل رزین و هاردنر تحت فشار قرار گرفتند. در شکل 2 تصویر نمونههای ساخته شده نشان داده شده است.

2-3- آزمون خمش سه نقطهای

نمونههای ساختهشده در این پژوهش تحت آزمون خمش سهنقطهای مطابق با استاندارد ASTM D790 قرار گرفتند. نحوه بارگذاری در شکل 3 نشان داده شده است. تخریب اولیه در نمونهها با استفاده از دستگاه آزمون خمش از طریق خم کردن نمونهها به میزان 5 میلیمتر تحت نرخ بارگذاری mm/min صورت گرفت.

در اثر اعمال بار و خم شدن نمونه، لایههای پایینی تحت تنش کششی و لایههای بالایی تحت تنش فشاری قرار می گیرند. این تنشهای کششی و فشاری سبب ایجاد تنشهای برشی بین لایههای کامپوزیت میشوند، در نتیجه ترکهایی در زمینه کامپوزیت شکل می گیرند که در راستای فصل مشترک الیاف و زمینه پیشروی کرده و با برخورد به لولههای موئین شیشهای سبب شکست آنها می شوند. به دلیل یکسان بودن ضخامت نمونهها با یکدیگر سرعت اعمال بار نیز برای آنها یکسان محاسبه شد، همچنین جابجایی فک دستگاه نیز برای تمامی نمونهها یکسان در نظر گرفته شد.

در مجموع 4 دسته نمونه (سه نمونه با کسر حجمیهای مختلف 5، 8 و 11 درصد از لولههای توخالی حاوی عوامل خودترمیم و یک نمونه شاهد) با نرخ بارگذاری 4.4 mm/min (هر کدام سه مرتبه جهت صحهگذاری نتایج) تحت آزمون قرار گرفتند. در نمونه شاهد هیچ عامل ترمیمی استفاده نشده است. نرخ بارگذاری با استفاده از رابطه مربوطه در استاندارد مورد استفاده اندازه گیری شد و در نهایت نمودار نیرو برحسب جابجایی برای هر نمونه حاصل شد. استحکام خمشی نمونهها نیز با استفاده از رابطه (1)، محاسبه



Fig. 2 Fabricated FML specimens for bending test. شکل 2 نمونههای کامپوزیتی الیاف- فلز ساخته شده برای آزمون خمش.



Fig. 3 Three-point bending test.

$$\sigma_f = \frac{3PL}{2bd^2} \left[1 + 6\left(\frac{D}{L}\right)^2 - 4\left(\frac{d}{L}\right) \left(\frac{D}{L}\right) \right] \tag{1}$$

در این رابطه ⁶^{, م}، d ،b ،L ،P ^{, o} ای ترتیب نشاندهنده استحکام خمشی، نیروی خمشی حداکثر، فاصله دو تکیهگاه، پهنای نمونه، ضخامت نمونه و انحنای خط مرکز نمونه میباشند.

3– نتايج و بحث

در این پژوهش برای بررسی خواص خودترمیمی نمونههای FML به مقایسه نمونهها با درصدهای حجمی متفاوت در بازههای زمانی مختلف جهت ترمیم پرداخته شده است. نمودار نیرو- جابجایی برای نمونههای حاوی 5 داده شده است. همان طور که مشاهده میشود استحکام خمشی نمونههای آسیب دیده با گذشت مدت زمان بیشتر، بهبود یافته است که این نشاندهنده ترمیم میکروترکهای ایجاد شده در نمونه با گذشت زمان میباشد. هر چه مدت زمان بیشتری از آسیب نمونهها بگذرد مواد خودترمیم بیشتری به درون میکروترکها نفوذ کرده و میزان ترمیم و استحکام خمشی افزایش می یابد.

در شکلهای 5 و 6 نمودارهای جابجایی- نیرو نمونههای حاوی 8 و 11 درصد حجمی مواد خودترمیم نشان داده شده است. همانطور که مشاهده می شود، استحکام خمشی نمونهها در هر دو درصد حجمی به ترتیب برای نمونهای که بلافاصله پس از آسیب تست شده است و نمونههای ترمیم شده



Fig. 4 The bending response of FML specimens with 5 vol.% healing agent after different healing time.



Fig. 5 The bending response of FML specimens with 8 vol.% healing agent after different healing time.

شکل 5 رفتار خمشی نمونههای FML با 8 درصد حجمی عوامل ترمیم در سه زمان ترمیم مختلف.

شكل 3 نحوه انجام آزمون خمش سهنقطهاي.

پس از گذشت مدت زمان 3 و 5 روز پس از آسیب، در حال افزایش می اشد. دلیل این امر، نفوذ هر چه بیشتر عوامل ترمیم با گذشت زمان درون میکروتر کهای ایجاد شده در نمونه ها در اثر آسیب می باشد.

در جدول 2 و نمودار شکل 7 استحکام خمشی میانگین برای نمونههای خودترمیم مورد مطالعه در تحقیق حاضر به منظور مقایسه آنها نشان داده شده است. همان گونه که در این شکل مشاهده میشود، در درصدهای حجمی 5، 8 و 11 به صورت مجزا با افزایش زمان ترمیم، به دلیل جریان هر چه بیشتر عوامل ترمیم درون میکروتر کهای ایجاد شده در اثر آسیب اولیه در نمونهها و پخت هر چه بیشتر آنها، استحکام خمشی نمونهها افزایش یافته است که این موضوع نشان دهنده تاثیر پدیده خودترمیمی در نمونهها میباشد. همچنین استحکام خمشی تمامی نمونهها از نمونه شاهد اولیه که بدون عامل ترمیمی میباشد کمتر است که دلیل آن میتواند کاهش استحکام ناشی از ایجاد مناطق تمرکز تنش در اطراف لولههای شیشهای موجود در زمینه باشد.

با افزایش درصد حجمی عامل ترمیمی از 5 به 8 و از 8 به 11 درصد به دلیل ایجاد تمرکز تنش و مکانهای گسسته بیشتر درون زمینه، استحکام خمشی کاهش یافته است. برای محاسبه میزان بازدهی فرآیند ترمیم (n)، از رابطه (2) استفاده شد [4].



Fig. 6 The bending response of FML specimens with 11 vol.% healing agent after different healing time. شکل **6** رفتار خمشی نمونههای FML با 11 درصد حجمی عوامل ترمیم در سه زمان

ترميم مختلف.

جدول 2 استحکام خمشی نمونهها در درصدهای حجمی متفاوت. Table 1 Flexural strength at different volume percentages.

11 درصد	8 درصد	5 درصد	(نمونه شاهد)	
			429.55	استحکام خمشی نمونه شاهد (صفر درصد)
275.12	383.41	399.9		استحکام خمشی نمونه آسیب دیده بدون ترمیم (صفر روز)
310.49	413.28	418.45		استحکام خمشی نمونه آسیب دیده با ترمیم 3 روز
329.31	418.67	425.78		استحکام خمشی نمونه آسیب دیده با ترمیم 5 روز

$$\eta = \frac{\sigma_{f(H)} - \sigma_{f(D)}}{\sigma_{f(V)} - \sigma_{f(D)}}$$

که در این رابطه، زیرنویسهای H و V به ترتیب مبین نمونههای ترمیم شده، آسیب دیده و نمونه اولیه بدون آسیب هستند. با توجه به این رابطه، بازده ترمیم برای نمونههای مختلف محاسبه شد که در نمودار شکل 8 نشان داده شده است. مطابق این شکل بیشترین بازده ترمیم حدود 89 درصد می باشد که برای نمونه حاوی 8 درصد حجمی مواد خودترمیمی پس از گذشت مدت زمان 5 روز پس از آسیب حاصل شده است.

4 - نتيجەگىرى

در این پژوهش به بررسی رفتار مکانیکی نمونههای الیاف- فلز خودترمیمشونده تحت بارگذاری عرضی به صورت تجربی پرداخته شد. روش ساخت نمونهها به صورت لایهگذاری دستی بود و ترتیب لایهها 0/90/90/0 انتخاب شد تا تقارن در کامپوزیت ایجاد شود. همچنین از عوامل ترمیم دوجزئی شامل رزین و هاردنر آمینی جاسازی شده درون میکرولولههای شیشهای که دارای سیالیت مناسب جهت جریان درون میکروترکها و پرکردن آنها میباشند، استفاده شد. نمونههای حاوی درصدهای حجمی مختلف (5، 8 و 11 درصد) از مواد ترمیمی ساخته شدند و بازده ترمیم



Fig. 7 The relationship between flexural strength and healing content of FML specimens after different healing time.

شکل 7 ارتباط بین استحکام خمشی و میزان ماده ترمیمی نمونههای FML در



Fig. 8 The relationship between healing efficiency and healing content of FML specimens after two different healing times.

شکل 8 ارتباط بین درصد حجمی ماده ترمیمی و بازده ترمیم در نمونههای FML پس از گذشت دو بازه زمانی ترمیمی مختلف.

- [16] Bleay, S.M. Loader, C.B. Hawyes, V.J. Humberstone, L. and Curtis, P.T., "A Smart Repair System for Polymer Composites", Composites: Part A, Vol. 32, No. 1, pp. 1767-1776, 2001.
 [17] Pang, J.W.C. and Bond, I.P., "A Hollow Fiber Reinforced
- [17] Pang, J.W.C. and Bond, I.P., "A Hollow Fiber Reinforced Polymer Composite Encompassing Self-healing and Enhanced Damage Visibility", Composites Science and Technology, Vol. 65, No. 1, pp. 1791-1799, 2005.
- [18] Trask, R.S. and Bond I.P., "Biomimetic Self-healing of Advanced Composite Structures Using Hollow Glass Fibers", Smart Materials and Structures, Vol. 15, No. 1, pp. 704-710, 2006.
- [19] Williams, G.J. Bond, I.P. and Trask, R.S., "Compression after Impact Assessment of Self-healing CFRP", Composites: Part A, Vol. 40, No. 1, pp. 1399–1406, 2009.
- [20] Tan, W.C.K., "Self-Healing of Epoxy Composite for Aircraft's Structural Applications", Solid State Phenomena, Vol. 136, No. 1, pp. 39-44, 2008.
- [21] Teoh, S.H. Chia, H.Y. Lee, M.S. Luqman, A.J.N. Nasyitah H.B.S.M. Nurhidaya, S. and Tan W. C. K., "Self-healing Composite for Aircraft's Structural Application", International Journal of Modern Physics B, Vol. 24, No. 1, pp. 157-163, 2010.
- [22] Cortes, P. and Cantwell, W.J., "The Prediction of Tensile Failure in Titanium-based Thermoplastic Fiber-metal Laminates", Composites Science and Technology, Vol. 66, No. 1, pp. 2306-2316, 2006.
- [23] Vogelesang, L.B. and Vlot, A. "Development of Fiber Metal Laminates for Advanced Aerospace Structures", Journal of Materials Processing Technology, Vol. 103, No. 1, pp. 1-5, 2000.
- [24] Boay, C.G. and Manikandan, P., "Low Velocity Impact Response of Fiber-metal Laminates-A review", Composite Structures, Vol. 107, No. 1, pp. 363-381, 2014.

استحکام خمشی در دو زمان متفاوت (3 و 5 روز) پس از آسیب اولیه نمونهها مورد بررسی قرار گرفت. نتایج به دست آمده حاکی از آن بود که بیشترین میزان ترمیم نمونهها مربوط به درصدهای حجمی 8 درصد پس از گذشت مدت زمان 5 روز از آسیب نمونهها بود که در این حالت بازده ترمیم به میزان 89 درصد حاصل شد.

هرچند که با افزایش درصد حجمی مواد ترمیم درون میکرولولههای شیشهای درون ساختار، خواص مکانیکی از جمله استحکام خمشی، به دلیل افزایش میزان تمرکز تنش در ساختار کاهش یافت، ولی با گذشت هر چه بیشتر زمان پس از آسیب و جریان عوامل ترمیم درون میکروترکها، ترکهای ایجاد شده در ساختار ترمیم شده و کاهش استحکام بهبود یافتند.

5- مراجع

- Mangun, C.L. Mader, A.C. Sottos, N.R. and White, S.R., "Self-Healing of a High Temperature Cured Epoxy Using Poly (Dimethylsiloxane) Chemistry", Polymer, Vol. 51, No. 1, pp. 4063-4068, 2010.
- [2] Zhang, J. Lin, T. Cheung, S.C.P. and Wang C.H., "The Effect of Carbon Nanofibres on Self-healing Epoxy/poly (ε-caprolactone) Blends", Composites Science and Technology, Vol. 72, No. 1, pp. 1952-1959, 2012.
- [3] Jin, H. Mangun, C.L. Stradley, D.S. Moore, J.S. and Sottos, N.R., "Self-healing Thermoset Using Encapsulated Epoxy-amine Healing Chemistry", Polymer, Vol. 53, No. 1, pp. 581-587, 2012.
- [4] Yuan, Y.C. Yin, T. Rong, M..Z. and Zhang, M.Q., "Self-healing Inpolymers and Polymer Composites. Concepts, Realization and Outlook: A Review", EXPRESS Polymer Letters, Vol. 2, No. 1, pp. 238-250, 2008.
- [5] Jones, A.R. Blaiszik, B.J. White, S.R. and Sottos N.R., "Full Recovery of Fiber/matrix Interfacial Bond Strength Using a Microencapsulated Solvent-based Healing System", Composites Science and Technology, Vol. 79, No. 1, pp. 1-7, 2013.
 [6] Brown, E.N. White, S.R. and Sottos, N.R., "Retardation and Repair
- [6] Brown, E.N. White, S.R. and Sottos, N.R., "Retardation and Repair of Fatigue Cracks in a Microcapsule Toughened Epoxy Composite-Part II: In Situ Self-healing", Composites Science and Technology, Vol. 65, No. 1, pp. 2474-2480, 2005.
- [7] Blaiszik, B.J. Kramer, S.L.B. Olugebefola, S.C. Moore, J.S. Sottos, N.R. and White, S.R., "Self-Healing Polymers and Composites", Annual Review Materials Research, Vol. 40, No. 1, pp. 179-211, 2010.
- [8] Prem, B.N. James, K.K., and Rao, K.J., "Self-Healing Of Aircraft Structures By Effective Arrangement of Carbon Nano-Tubes", International Journal of Engineering Research & Technology (IJERT), Vol. 2, No. 1, 2013.
- [9] Ghosh, S.K., "Self-healing Material: Fundamentals, Design Strategies, and Applications", WILEY-VCH Verlag GmbH & Co, 2009.
- [10] Emami, M. Aram, E. and Mahdavian, A.R., "Smart Polymers: III. Self-Healing Polymers", Polymerization, Quarterly, Vol. 3, No. 1, pp. 7-38, 2013.
- [11] Eslami-Farsani, R. Sari, A. and Khosravi, H., "Mechanical properties of carbon fibers/epoxy composite containing anhydride self-healing material under transverse loading", In Persian, Journal of Science and Technology of Composites, Vol. 3, No. 3, pp. 285-290, 2016.
- [12] Rosen, B.W., "Hollow Glass Fiber Reinforced Laminates", General Electric Missile and Space Division, General Electric Company, Philadelphia, Pa, Vol. 63, No. 1, 1964.
- [13] Hucker, M.J. and Bond, I.P., "Optimization of Hollow Glass Fibres and Their Composites", Department of Aerospace Engineering, University of Bristol, 1999.
- [14] Hucker, M. Bond, I. Bleay, S. and Haq, S., "Experimental Evaluation of Unidirectional Hollow Glass Fibre/epoxy Composites under Compressive Loading", Composites: Part A, Vol. 34, No. 1, pp. 927–932, 2003.
- [15] Murphy, E.B. and Wudl, F., "The World of Smart Healable Materials", Progress in Polymer Science, Vol. 35, No. 1, pp. 223– 251, 2010.