دو ماهنامه علمی پژوهشی



مهندسی ساخت و تولید ایران

www.smeir.org

مطالعه تجربی خواص مکانیکی و ریختشناسی قطعات تولید شده به روش ریختهگری با مدل فومی فدا شونده برای آلیاژ A356

شهروز يوسف زاده¹، پرويز كحال^{2*}، محمد كشفى²

1- استادیار، مهندسی مکانیک، دانشگاه آزاد اسلامی واحد الیگودرز، الیگودرز 2- استادیار، مهندسی مکانیک، دانشگاه آیت الله ا بروجردی، بروجرد

* بروجرد، صندوق پستی 6919969411، parvizkahhal@abru.ac.ir

اطلاعات مقاله	چکیدہ
مقاله پژوهشی کامل دریافت: 17 مرداد 1397 پذیرش: 11 آبان 1397 ارائه در سایت: اسفند 1397	ریخته گری با مدل فومی فدا شونده یکی از روش های جدید ریخته گری است که به علت برخورداری از ویژگیهای خاص تولید، موردتوجه بسیاری از محققان قرار گرفته است. به دلیل خواص مطلوب این روش کاربرد آن روز به روز درحال توسعه می باشد. کنترل آسان پارامترهای فرایند ریخته گری با مدل فومی فدا شونده منجر به تولید ریخته گری بدون عیب قطعات پیچیده می شود. در این پژوهش، ابتدا پارامترهای اثرگذار از قبیل چگالی فوم، دمای ذوب ریزی و ویسکوزیته پوشان در فرایند ریخته گری با مدل فومی فدا شونده ش
كليدواژگان:	سطوح مختلف انتخاب گردیده است. سپس به کمک طراحی آزمایش تاگوچی، آزمایشها بهگونهای طراحی گردیده که تأثیر هر یک از
ریختهگری با مدل فومی فدا شونده	پارامترهای اثرگذار روی کیفیت سطح، درصد تخلخل و سختی نمونهها بررسی شدند. نتایج نشان داد که بهترین حالت برای دستیابی به
آلياژ A356	کمترین مقدار تخلخل، کمترین عیوب ظاهری و بالاترین سختی مربوط به ویسکوزیته پوشان 20 پاسکال ثانیه، دمای ذوبریزی 740
دماى ذوبريزى	درجه سلسیوس و چگالی فوم 20 کیلوگرم بر مترمکعب میباشد.
تخلخل	
چگالی فوم	

Experimental study of mechanical properties and morphology of parts made by lost foam casting for A356-Alloy

Shahrouz Yousefzadeh¹, Parviz Kahhal^{2*}, Mohammad Kashfi²

1- Department of Mechanical Engineering, Aligudarz Islamic Azad University, Aligudarz.

2- Department of Mechanical Engineering, Ayatollah Boroujerdi University, Boroujerd, Iran.

* P.O.B. 6919969411 Boroujerd, Iran, parvizkahhal@abru.ac.ir

Article Information	Abstract
Original Research Paper Received 08 August 2018 Accepted 02 November 2018 Available Online March 2019	Lost Foam Casting (LFC) is one of the new methods of casting developed in recent years in many industries. This casting method enjoys many advantages competing with traditional casting methods. Take control of
	process parameters in LFC lead to the production of complex and high-quality specimens. The objective of the present study is the effective parameters optimization in lost foam casting using Taguchi method based on
Keywords:	experimental results. At the first stage, the effective casting parameters such as foam density, melting
Lost Foam Casting	temperature and coating viscosity are selected as optimization design variables. On the second stage required
Alloy A356	samples are fabricated in three different levels. In addition, the effects of considered parameters are studied on
Melting point	the surface quality, porosity and stiffness of the samples by Taguchi method. The results showed that the
Porosity	lowest porosity, maximum hardness and the best surface quality are determined for the coating viscosity 20
Foam Density	Pa.s, the melting temperature 740°C and foam density 20 kg/m ³ .

فومی در دوغاب نسوز غوطهور می شود تا یک لایه نازک به نام پوشان را بر روی آن ایجاد کند. پس از خشک شدن لایه پوششی، مدل درون قالبی که از ماسه خشک و بدون مواد چسبنده پر شده است قرار می گیرد. سپس، ماسه به وسیله ارتعاش فشرده شده تا یک ساختار محکم برای حمایت از مدل در حین ریخته گری به وجود آید. در مرحله بعد، فلز مذاب درون قالب ریخته می شود. بر اثر حرارت فلز مذاب، مدل فومی تجزیه

1– مقدمه

برخلاف ریخته گری سنتی (ریخته گری ماسه ای)، ویژگی منحصر به فرد ریخته گری با مدل فومی فدا شونده (LFC¹) وجود یک مدل فومی در مسیر فلز مذاب است. این مدل قبل از ریخته گری برداشته نمی شود بلکه فلز مذاب درون قالب ریخته شده و مدل فومی تجزیه می گردد [1]. در آغاز فرایند LFC مدل

برای ارجاع به این مقاله از عبارت ذیل استفاده نمایید:

Sh. Yousefzadeh, P. Kahhal, M. Kashfi, Experimental study of mechanical properties and morphology of parts made by lost foam casting for A356-Alloy, *Iranian Journal of Manufacturing Engineering*, Vol. 6, No. 1, pp. 42-52, 2019 (in Persian)

¹ Lost Foam Casting

Please cite this article using:

حرارتی شده و بهتدریج فلز مذاب جایگزین مدل فومی می شود. در انتها و پس از طی شدن زمان انجماد، قطعه ریخته گری حاصل می شود [2].

ریخته گری LFC نسبت به ریخته گری سنتی، از مزیتهای متعددی برخوردار است. از مزایای فنی آن میتوان به عدم نیاز به ماهیچه، دقت ابعادی بسیار خوب، سهولت ساخت قالب و فرسایش کمتر آن، عدم وجود خط، کاهش عملیات تمیزکاری و تراشکاری، قابلیت تولید قطعات پیچیده و راندمان ریختگی بالا اشاره نمود [4.3]. از سوی دیگر از این روش میتوان جهت تولید قطعات پیچیده آلومینیومی که یکی از پرکاربردترین فلزات بهویژه در صنایع هوایی هستند [5] نیز بهره برد. همچنین، این روش دارای مزایای اقتصادی و زیست محیطی قابل توجهی نیز میباشد [6]. از محدودیتهای این روش میتوان به بروز عیوب کربنی در آلیاژهای آهنی، مشکل خروج گازهای تولید شده از قالب و مشکلات ساختاری در ریخته گری آلیاژهایی با نقطه ذوب پایین اشاره نمود [7].

در فرایند LFC، پارامترهای پرکنندگی قالب، انتقال حرارت و انجماد بهشدت تحت تأثیر تجزیه مدل فومی و تخلیه گاز قالب هستند. جریان کم فلز مذاب و کاهش اتمسفر ممکن است به کاهش اکسید و سرباره کمک کنند. بنابراین، بهمنظور بهبود خواص ریخته گری LFC، بررسی واکنش بین مدل فومی و فلز مذاب و تخلیه محصولات حاصل از تجزیه مدل فومی، از طریق پوشان و ماسه ضروری میباشد [8].

در دهههای اخیر تحقیقات وسیعی جهت مطالعه بر روی تأثیر پارامترهای فرایند LFC بر ریزساختار و خواص مکانیکی ریخته گری قطعه تولید شده انجام شده است. فرایند LFC اولین بار بهصورت اختراع تحت عنوان ریخته گری توپر به ثبت رسید. پس از آن فعالیتهای تحقیقاتی گستردهای در زمینه شناسایی متغیرهای فرایند و حل مشکلات آن آغاز گردید [9, 10].

وارنر و همکاران[11] وجود یک ناحیه پیشروی مذاب در فاصله بین جلوی مذاب پیشرونده و مدل فومی را پیشنهاد دادهاند. کومار و همکاران[12] پارامترهای متعدد فرایند و تأثیر هرکدام را بر روی کیفیت ریخته گری تولید شده با فرایند LFC را بر اساس یک نمودار به نام نمودار علت و معلول ایشی کاوا شناسایی نمودهاند. چن و همکاران[13] نشان دادند که رابطهای بین شتاب جریان مذاب و کیفیت ریخته گری تولید شده وجود دارد. نامبردگان دریافتند که با افزایش دمای ریزش بین 710 و 750 درجه سانتی گراد، شتاب جریان مذاب افزایش مییابد.

خواص حرارتی فوم و زمان پر شدن قالب بررسی نمودند. کالک [15] پر شدن قالب در فرایند LFC را متفاوت از دیگر فرایندهای ریخته گری شرح داد؛ زیرا برای پر کردن محفظه قالب، در LFC فلز مذاب باید علاوه بر هوا، مدل فومی را نیز جابجا کند. کومار و همکاران [16] گاز تشکیل شده در قالب را که در اثر تجزیه حرارتی مدل فومی به وجود میآید، به صورت تابعی از چگالی فوم و دمای ذوبریزی تعریف نمودهاند. روساچی [17] تأثیر آرایش دانهها بر خاصیت پرکنندگی را با این حقیقت شرح میدهد که ساختار نسبتاً باز به وجود آمده در اثر از بین رفتن دانهها در فومهای با چگالی پایین، ممکن است گازهای داغ را قادر به نفوذ عميق در درون مدل فومي سازد. سندز و شيوكومار [18] دريافتند با افزايش ويسكوزيته پوشان، ضخامت پوشش ایجاد شده بر روی مدل فومی نیز افزایش خواهد یافت. کریمیان و همکاران [19] شواهدی مبنی بر تأثیر ضخامت پوشش با بررسی پوشش توسط میکروسکوپ الکترونی به دست آوردند. این تصاویر بهطور واضح نشان داد که پوششهای ضخیم نسبت به پوششهای نازک که با چسبندگی پایین تولید شدهاند، دارای مقدار حفره کمتری هستند.

در این پژوهش، چگالی فوم، دمای ذوبریزی و ویسکوزیته پوشان به عنوان سه پارامتر تأثیرگذار در فرایند LFC انتخاب و تأثیر هریک در سه سطح مختلف بر روی عیوب ظاهری و ریختگی، درصد تخلخل و سختی قطعات مورد بررسی قرار میگیرد. سپس، با استفاده از روش تاگوچی طراحی آزمایشها انجام شده تا بر اساس تعداد پارامترها و سطوح در نظر گرفته شده آرایه L9 به دست آید. درنهایت، نمونههای ریخته گری شده بهمنظور بررسی عیوب ظاهری ریختگی، درصد تخلخل و سختی سطحی مورد ارزیابی قرار می گیرد.

2- طراحی آزمایشها و انجام فرایند ریختهگری 2-1- تهیه مدل فومی

نوع فوم بسته به ابعاد مدل و نوع آلیاژ بر اساس خواص فیزیکی و شیمیایی فوم انتخاب می شود [20]. عموماً ماده اصلی تهیه مدلهای فومی، پلیمرهای پلی استایرن (PS) است. با این وجود پلیمرهای دیگری مانند پلی متیل متاکریلات (PMMA) و پلی الکلیل کربنات (PAC) نیز مورد استفاده قرار می گیرند. فرایند پیرسازی یکی از مراحل مهم در ساخت مدلهای فومی است که منجر به پایداری ابعادی مدلها می شود [21]. پس از تولید اجزای مختلف یک مدل فومی، اجزای مذکور توسط چسب گرمکار به یکدیگر متصل می شوند.

2-2- قالبگیری و ریختهگری

مدلهای فومی پوشش داده شده پس از خشک شدن در درون درجههای ریخته گری (ظروف استوانهای شکل فلزی که در انتهای آن یک مخروط فلزی جوش داده شده است) قرار می گیرد و عملیات قالب گیری توسط ماسه انجام می پذیرد. به جهت اطمینان از پر شدن درجه، ظرف موردنظر توسط یک لرزاننده مرتعش می شود. به وسیله دمش هوا از سوراخهای تعبیه شده در کف درجه، ماسهها به حالت شناور در خواهند آمد. در این حال مدل فومی به آرامی روی سطح ماسه شناور گذاشته می شود [22].

3- متغیرهای فرایند ریختهگری

در این پژوهش سه متغیر اصلی فرایند مورد بررسی قرار گرفته است. با توجه به بررسیهای صورت پذیرفته شده، مشخص گردید که مهمترین و تأثیرگذارترین پارامترهای فرایند ریخته گری با مدل فومی فدا شونده چگالی فوم، دمای ذوبریزی و نوع و ویسکوزیته دوغاب میباشند که مقادیر در نظر گرفته برای هریک در ادامه آمده است [23].

الف) سه چگالی مختلف 16، 20 و 24 کیلوگرم بر مترمکعب برای فوم در نظر گرفته میشود.

ب) بهمنظور بررسی تأثیر نوع و ویسکوزیته دوغاب در سه ویسکوزیته 15، 20 و 25 پاسکال ثانیه در نظر گرفتـه می شود.

ج) سه دمای 680، 740 و 800 درجه سلسیوس بهمنظور بررسی اثر دمای ذوبریزی بر روی فرایند ریختهگری با مدل فومی فدا شونده بررسی میشود.

آلیاژ مورد استفاده در این پژوهش آلیاژ A356 با ترکیب شیمیایی نمایش داده شده در جدول 1 میباشد.

4- طراحی آزمایشها به روش تاگوچی

روش تاگوچی ترکیبی از روشهای آماری و ریاضی است که در بررسیهای تجربی مورد استفاده قرار میگیرد. این روش می تواند با کمترین تعداد آزمایشها، سطوح بهینه را مشخص کند. روش طراحی آزمایش تاگوچی برای تعیین میزان تأثیر متغیرها شامل: چگالی فوم، دمای ذوبریزی، نوع و ویسکوزیته دوغاب و اثرات متقابل آنها بر روی عیوب ظاهری، تخلخل و سختی نمونهها استفاده شده است. خلاصهای از سطوح مختلف متغیرهای به کاررفته و آرایه متعامد L9 به ترتیب در جدولهای 2 و 8 آمده است.

جدول 1 ترکیب شیمیایی آلیاژ A356 استفاده شده

Table 1 Chemical composition of A356							
ترکیب شیمیایی	Cu	Si	Mg	Ti	Fe	Mn	Zn
درصد وزنى	0.5	6.5-7.5	0.2-0.4	0.2	0.2	0.1	0.1

جدول 2 متغیرها و سطوح پیشنهادی برای هر متغیر

Table 2 Design variables in three suggested levels				
	سطوح		·	
3	2	1	مىغىر	
24	20	16	چگالی فوم (kg/m³)	
800	740	680	دمای ذوبریزی (C)	
25	20	15	ويسكوزيته دوغاب (Pa.s)	

جدول 3 آرایه متعامد L9ارائه شده توسط روش تاگوچی

Table 3 L9 orthogonal array given by Taguchi method					
سطح متغير سوم	سطح متغير دوم	سطح متغير اول	شماره آزمايش		
1	1	1	1		
2	2	1	2		
3	3	1	3		
2	1	2	4		
3	2	2	5		
1	3	2	6		
3	1	3	7		
1	2	3	8		
2	3	3	9		

5- روش انجام آزمایشها

5-1- آمادەسازى مدل فومى

برای تولید نمونه از مدل فومی ساخته شده از جنس پلی استایرن با ابعاد (40×40×40 میلی متر) مطابق شکل 1 استفاده شده است. بلوک منبسط شده پلی استایرن با ابعاد (100×350×100 میلی متر) و چگالی اسمی (16، 20 و 24 کیلوگرم بر مترمکعب) برای آماده سازی مدل ها به کار گرفته شد.



شكل 1 ابعاد مدل فومى برحسب ميلىمتر

Fig. 1 Model dimensions in mm

برای کنترل سرعت ذوبریزی، مدل فومی مکعبی مطابق با چگالی هر نمونه به انتهای مدل فومی بهعنوان حوضچه بار ریز توسط مواد چسبنده متصل گردید. بعد از عملیات ذوبریزی، فلز مذاب وارد حوضچه بار ریز شده، سپس با سرعت یکسان وارد مدل فومی می شود.

بهمنظور پوشش دهی و خشک کردن مدل فومی، از دوغاب پایه آبی متشکل از 75% زیرکونیم و 25% سیلیکات سدیم، استفاده شد. دمای ذوب زیرکونیوم 1700 درجه سلسیوس میباشد که بهشدت تحت تأثیر درصد افزودن سیلیکات سدیم است [23]. ویسکوزیته دوغابها بهوسیله ویسکوزمتر ریزشی (کاپ فورد) با شماره دهانه 5 اندازه گیری شد.

برای هم زدن دوغاب از یک همزن الکتریکی با سرعت 1250 دور بر دقیقه و به مدت دو ساعت با استراحت پنجدقیقهای بعد از هر نیم ساعت کار استفاده شد. مدلها بهمنظور پوشان دهی ابتدا توسط گیرهای نگهداشته، سپس به روش غوطهوری عمل پوشان دهی انجام پذیرفت. با کنترل مقدار غلظت سیلیکات سدیم و زمان فروبری مدلها در پوشان ضخامت پوشش مختلف بر روی مدلها به دست میآید. لایه پوشان دهی شده بعد از یک ساعت خشک می گردد، اما به جهت حصول اطمینان از خشک شدن کامل پوشان، مدلهای پوشان دهی شده به مدت 42 ساعت در دمای 25 درجه سلسیوس و فشار یک اتمسفر نگهداری شدند.

در مرحله بعد، مدلهای فومی پوشان دهی شده در قالبی از جنس آلومینیوم قرار داده میشوند و اطراف آنها توسط ماسه بدون چسب به آهستگی پر میگردد. بعد از پر شدن قالب با ماسه مجموعه بر روی میز ارتعاشی با فرکانس 50 هرتز به مدت 60 ثانیه قرار داده میشود.

عملیات ذوب در یک کوره القایی انجام شد. یک دماسنج دیجیتالی جهت اندازه گیری دمای مذاب بر روی کوره نصب شد. بعد از رسیدن مذاب به درجه حرارت مناسب با نرخ ثابت درون قالب ریخته می شود. سپس، قطعه ریخته گری بعد از بیست دقیقه از قالب خارج می گردید.

پس از انجام ریخته گری، نمونه ها از وسط برش داده شد و سطح مقطع نمونه ها ازنظر عیوب ریخته گری، ریز ساختار و سختی مور دبررسی قرار گرفتند. به منظور بررسی عیوب سطحی، پر شدن ناقص، نیامدن مذاب، ماسه سوزی، پر شدن ناقص لبه ها و گوشه ها مورد ارزیابی قرار می گیرد. مشاهدات متالو گرافی بر روی نمونه های پولیش شده با استفاده از میکروسکوپ نوری انجام می شود.

5-2- آمادەسازى نمونەھا براى آزمايش

نمونههای ریخته گری که برای آنالیز ساختاری و مشخصات مکانیکی به صورت طولی برش داده می شوند. طبق استاندارد ابتدا نمونهها توسط کاغذ سمباده به شماره 200، 600 و 1000 به صورت دستی سمباده زده می شوند و برای سمباده زنی نهایی از عدد اندازه 2200 و 3000 استفاده می شود [24]. در مرحله نهایی با استفاده از خمیر الماس آلومینایی 1 میکرومتر نیز تمامی نمونهها صیقل می شوند. همچنین، برای اچ نهایی نمونهها از محلول کِلِر¹ استفاده می شود [25].

بهمنظور اندازه گیری درصد تخلخل، نمونهها با میکروسکوپ نوری با بزرگنمایی 5 برابر جهت تحلیل تخلخل موردبررسی قرار گرفتند.

آزمایش سختی بهمنظور تشخیص تغییراتی که در ریزساختار قطعه روی میدهد و باعث تغییر در سختی قطعات میشود، انجام می گیرد. آزمایش سختی با استفاده از مقیاس راکول A (مخروط الماسی 120 درجه و 60kgf) با حداقل 5 تکرار بر روی هر نمونه انجام گرفت [26].

6- بحث و نتايج

در این مطالعه تأثیر هرکدام از پارامترهای کنترلی در فرایند ریخته گری با مدل فومی فدا شونده بر کیفیت سطح، تخلخل و سختی نمونهها توسط روش تاگوچی بررسی شده است.

1-6- اثر پارامترهای فرایند بر روی عیوب ظاهری

عیوبی مانند پر نشدن کامل قالب، چینخوردگی، ماسه سوزی و عیوب کربنی ازجمله مهمترین عیوب ظاهری در فرایند ریخته گری با مدل فومی فدا شونده میباشند. لازم به ذکر از عیوب فوق با بازرسی ظاهری نمونه قابل ارزیابی هستند. الف) چگالی فوم

مطابق با روش طراحی آزمایشهای تاگوچی، آزمایشها یکبار برای پوشان فریتی و بار دیگر برای پوشان زیرکونیمی انجام پذیرفتند. شکل 2 قطعات تولید شده را با استفاده از طراحی آزمایشهای تاگوچی نشان میدهد. همانگونه که شکل نشان میدهد بهترین حالت ازنظر کاهش عیوب ظاهری در بررسی چگالی فوم، مربوط به مدل با چگالی فوم 20 کیلوگرم بر مترمکعب میباشد.

شکل 3 تأثیر چگالی فوم بر بیعیبی ظاهری در روش تاگوچی را نشان میدهد.

¹ Keller's reagent



Fig. 2 Fabricated samples in three different density levels (a) 16, (b) 20 and (c) 24 kg/m3 24 ($_{\odot}$ 20 ($_{\odot}$) 16 ($_{\odot}$) 16, ($_{\odot}$) 20 ($_{$



به دلیل آن که عیوب ظاهری جزو پارامترهای کیفی هستند با اختصاص اعدادی برای هر کیفیت تبدیل به پارامتری کمی شده است.

در هر آزمایش همواره بالاترین نسبت (S/N) در نتایج جستوجو می شود. مقدار بالای این پارامتر نشان دهنده این است که اثر پارامترهای قابل کنترل بیشتر از پارامترهای غیرقابل کنترل یا پارامترهای اغتشاشی است. طراحی فرایند تولید با بالاترین نسبت (S/N) همراه باعث ایجاد کیفیت بهینه با حداقل واریانس می شود [23].

همانگونه که شکل 3 نشان میدهد، چگالی فوم 20 کیلوگرم بر مترمکعب دارای بیشترین میزان نسبت سیگنال به نویز (S/N) میباشد، بنابراین میتواند مقدار بهینهای برای کیفیت سطح در LFC باشد. با افزایش چگالی فوم تا 24 کیلوگرم بر مترمکعب، مقدار بیشتری از محصولات حاصل از تجزیه فوم در خلال واکنش بین فوم و فلز مذاب به گاز و سایر محصولات تجزیه میشوند و از پرشدگی کامل قالب جلوگیری مىكند. بنابراين، مىتوان با استفاده از فوم با چگالى فوم 20 کیلوگرم بر مترمکعب تعادلی بین مقدار گاز تولید شده و گاز خارج شده از طریق پوشان و ماسه، به وجود آورد. دلیل آنکه در چگالی 20 کیلوگرم بر مترمکعب درصد تخلخل کمترین مقدار خورد است مربوط به سرعت پیشروی فلز مذاب و زمان تجزیه حرارتی مدل فومی با سرعت خروج گاز حاصل از تجزیه به حالت بهینه خود رسیده است. نتایج پژوهشهای دیگری نیز این موضوع را تصدیق می کند بهعنوان مثال کومار گزارش داده است با افزایش 64 درصدی چگالی فوم زمان پرکنندگی فلز مذاب دو برابر افزايش مي يابد [12].

ب) دمای ذوبریزی

تأثیر فوم بر تولید نمونه، فقط به کم یا زیاد بودن چگالی وابسته نیست بلکه به چگونگی ذوب شدن فوم در حین ذوبریزی نیز مربوط است[23]. با توجه به سه دمای ذوبریزی در نظر گرفته شده، نمودار نسبت سیگنال به نویز برای دماهای مختلف در شکل 4 نشان داده شده است.

همان گونه که شکل 4 نشان میدهد، دمای 740 درجه سلسیوس دارای بیشترین مقدار میباشد که بدان معناست که بهترین نتایج را از نظر تولید ریخته گری با بیعیبی ظاهری کمتر برای دو حالت ایجاد میکند. همچنین، با افزایش درجه حرارت ذوبریزی، حجم گازهای تولید شده بهطور چشمگیری افزایش میابد. با افزایش دما، نرخ انتقال گرما به فوم افزایش مییابد که منجر به تخریب سریعتر فوم میشود.



Fig. 4 The influence of melt temperature on the visual defects شکل 4 تأثیر دمای ذوبریزی بر روی بیعیبی ظاهری

با بالا رفتن سرعت تخریب فوم از یک طرف در اثر تخریب، حجم بیشتر و از طرف دیگر گاز بیشتری آزاد میگردد. این دو پدیده اثر معکوسی بر روی فشار دارند. افزایش حجم موجب کاهش فشار و افزایش گاز ورودی موجب افزایش فشار میشوند.

علاوه بر این دما بیش از آن که بر روی زمان و الگوی پر شدن تأثیر داشته باشد، بر روی کیفیت قطعه نهایی و احتمال بروز عیوب تأثیر دارد. این امر به این دلیل است که تجزیه حرارتی مدل فومی در جلوی جبهه مذاب، گرماگیر بوده و اثر قابل توجهی بر پرکنندگی و انجماد در ریخته گری با مدل فومی فدا شونده دارد.

ج) ویسکوزیته پوشان

پوشان باید توانایی لازم برای خارج ساختن محصولات حاصل از تجزیه فوم را دارا باشد که به این توانایی، نفوذپذیری پوشان گفته میشود. نفوذپذیری فاکتوری تعیین کننده در دقت ابعادی قطعات ریخته گری شده با فناوری ریخته گری با مدل فوم فدا شونده است. با افزایش ویسکوزیته پوشان، ضخامت پوشش ایجاد شده بر روی مدل فومی نیز افزایش خواهد یافت. با افزایش ضخامت پوشش انتظار میرود که قابلیت نفوذپذیری پوشان کاهش پیدا کند و بر نرخ حذف گاز از طریق پوشش و ماسه تأثیر بگذارد.

شکل 5 تأثیر ویسکوزیته دوغاب را بر بیعیبی ظاهری با استفاده از نمودار سیگنال به نویز (S/N) نشان میدهد. همان گونه که شکل نشان میدهد، ویسکوزیته 20 پاسکال ثانیه دارای بیشترین مقدار سیگنال به نویز میباشد که این بدان معناست که دارای کمترین عیوب سطحی در ریخته گری با مدل فومی فدا شونده و بهینهترین حالت از بین ویسکوزیته های

مهندسی ساخت و تولید ایران، فروردین و اردیبهشت 1398، دوره 6 شماره 1

انتخابی برای ویسکوزیته پوشان است. همچنین، با افزایش ویسکوزیته به 25 پاسکال ثانیه کیفیت سطح نمونهها بهشدت دچار افت میشود که این به علت نفوذپذیری کمتر ویسکوزیته 25 پاسکال ثانیه نسبت به سایر ویسکوزیتهها میباشد. در ویسکوزیته 15 پاسکال ثانیه نیز کاهش کیفیت سطح نمونههای ریخته گری مشاهده می گردد. شاهرخیان و همکاران [23] نیز به نتایج مشابه دست یافتند و بیان کردند که مقدار نفوذپذیری پوشان به صورت متناسب با نرخ گاز از طریق منافذ پوشان میباشد. در مقادیر کمتر و بیشتر آن به ترتیب نفوذپذیری زیاد و کم پوشان مشاهده میشود. این موضوع خود عامل ایجاد عیب و افزایش درصد تخلخل در نمونهها میباشد.

6-2- تأثير پارامترهای فرايند بر روی تخلخل

تخلخل گازی ممکن است ناشی از به دام افتادن محصولات تجزیه گازی و مایع باشد. زمانی که فوم در اثر حرارت مذاب تجزیه می گردد، مقداری از آن به صورت گاز و مقداری از آن نیز به صورت سیال گرانرو تجزیه می گردد. این گاز باید از طریق پوشش و ماسه خارج گردد، در غیر این صورت درون مذاب برگشته و در قالب محبوس می شود. این پدیده منجر به وجود آمدن عیوب خارجی و داخلی خواهد شد. شکل 6 تخلخل موجود در نمونه که به وسیله تصویر متالو گرافی با استفاده از میکروسکوپ نوری برای نمونه 1 را نشان می دهد. سطح نمونه مورد نظر سپس، با استفاده از نرمافزار Image I مقادیر تخلخل به وسیله روش پردازش تصویر به مقادیر کمی تبدیل شده است که مقادیر آن برای هر آزمایش در شکل 7 نشان داده شده است.



Fig. 5 The influence of slurry viscosity on the visual defects شکل 5 تأثیر ویسکوزیته پوشان بر بی عیبی ظاهری



Fig. 6 Porosity defects in the fabricated specimen observed by optical microscope

شکل 6 تخلخل موجود در نمونه در تصویر متالوگرافی



شکل 7 درصد تخلخل در ریختهگریهای انجام شده

الف) چگالی فوم

شکل 8 درصد تخلخل را برای چگالیهای مختلف فوم مورد استفاده را نشان میدهد. همانگونه که مشاهده میشود، درصد تخلخل در چگالی 20 کیلوگرم بر مترمکعب کمینه و در حدود 5% میباشد.

همان گونه که شکل 8 نشان میدهد با افزایش چگالی فوم، درصد تخلخل نیز افزایش خواهد یافت زیرا میزان جوش خوردن دانهها افزایشیافته و فضای خالی کمتری بین دانههای فوم دیده میشود. در خلال واکنش مذاب و فوم یک لایه پیوسته و متصل از محصولات تجزیه تشکیل میشود که در این شرایط گازهای داغ نمیتوانند به طور عمیق در فوم نفوذ کنند، درنتیجه منطقه متأثر از حرارت در جلوی مذاب کاهش مییابد. علت افزایش درصد تخلخل در چگالی فوم 16 کیلوگرم بر مترمکعب را

اینچنین میتوان بیان نمود که علاوه بر چگالی فوم، غیریکنواختی تراکم و اندازه دانهها، فاکتورهای بسیار مهمی هستند که بر کیفیت ریخته گری اثر می گذارند. ضمناً هم جوشی دانههای فوم بسیار تأثیر گذار هستند.





در چگالی فوم 16 کیلوگرم بر مترمکعب با توجه به اینکه چگالی فوم و تراکم دانهها کم است درنتیجه فوم با سرعت بیشتری تجزیه می گردد و گاز حاصل در مدتزمان کمتری تشکیل می شود. به دلیل آنکه زمان تشکیل گاز کم است، فرصت خروج از پوشش و ماسه را پیدا نکرده در نتیجه مقداری از گاز در نمونه به دام خواهد افتاد.

ب) دمای ذوبریزی

همان گونه که شکل 9 نشان میدهد، با افزایش دما میزان تخلخل در نمونهها افزایش مییابد. میزان درصد تخلخل از دمای 740 درجه سلسیوس تا دمای 800 درجه سلسیوس افزایش چشمگیری داشته است. اما در دمای 680 درجه سلسیوس نیز درصد تخلخل بیشتر از دمای 740 درجه سلسیوس مشاهده می گردد. باید توجه داشت که در دماهای پایینتر مقدار مواد گرانرو تولید شده نیز بیشتر خواهد بود که این مواد در بین حفرههای پوشش نفوذ کرده و باعث انسداد آنها خواهد شد که توانایی خارج ساختن گاز تولید شده را از طریق پوشش (نفوذپذیری پوشش) را کاهش میدهد که درنتیجه گاز بیشتری به سمت مذاب بازگشته و به درون آن نفوذ می کند.



Fig. 9 The influence of melt temperature (C) شکل 9 تغییرات درصد تخلخل برای دماهای ذوبریزی مختلف

ج) ويسكوزيته پوشان

در شکل 10 درصد تخلخل بر اساس ویسکوزیته پوشان نشان داده شده است.

همان گونه که شکل 10 نشان میدهد، بیشترین درصد تخلخل در ویسکوزیته 25 پاسکال ثانیه وجود دارد. با افزایش ویسکوزیته پوشان، ضخامت پوشش بر روی مدل فومی افزایش مییابد و روزنههای موجود در پوشش کاهش مییابد، درنتیجه راه فرار گازها از درون قالب مسدود میشود؛ اما در ویسکوزیته 15 پاسکال ثانیه نسبت به ویسکوزیته 20 پاسکال ثانیه اندکی افزایش مقدار درصد تخلخل مشاهده می گردد. در این حالت به علت افت فشار در فضای بین فلز و قالب فومی درحال توسعه ذوب، پوشش تحمل وزن ماسه را نداشته و ماسه به درون محفظه قالب وارد می شود.

6-3- تأثیر پارامترهای فرایند بر روی سختی

بهمنظور بررسی خواص مکانیکی نمونههای ریخته گری شده از آزمون سختی استفاده شد. این آزمون در بسیاری از مطالعات به عنوان یکی از مهم ترین فاکتورهای انتخاب ماده در صنایع مورد استفاده قرار می گیرد [27]. پارامتر سختی حاکی از مقاومت در برابر فروروی نوک ابزار فرورونده به داخل قطعه بوده و این خاصیت در فلزات معیاری از مقاومت آنها در برابر تغییر شکل پلاستیک یا دائم است [28]. برای انجام آزمون سختی بر روی هر نمونه پنج بار آزمایش انجام شد و میانگین آنها اعلام گردیده است.

Fig. 11 Rockwell hardness of all specimens

مهندسی ساخت و تولید ایران، فروردین و اردیبهشت 1398، دوره 6 شماره 1

شکل 11 شکل 11 مقادیر سختی راکول را برای آزمایشهای انجام شده نشان میدهد. همان گونه که شکل 11 نشان میدهد سختیهای محاسبه شده برای هر 9 نمونه آزمایشگاهی مقادیر بین 22/1 تا 28 را نشان میدهد.

بهعبارتدیگر به ازای تغییرات پارامترهای مختلف حداکثر اختلاف سختی 26/7% تغییرات در سختی نمونهها مشاهده شده است. در ادامه اثر هر یک از پارامترها بهطور مجزا مورد بحث قرار خواهد گرفت.







Fig. 11 Rockwell hardness of all specimens شکل 11 سختی راکول در ریخته گریهای انجام شده

الف) چگالی فوم

در شکل 12 تغییرات سختی بر اساس چگالی فوم نشان داده شده است.



Fig. 12 The influence of foam density on the specimen Rockwell hardness $% \left({{{\rm{A}}_{\rm{B}}}} \right)$

شکل 12 تغییرات سختی بر اساس چگالی فوم

همان گونه که در شکل 12 نشان داده است با افزایش چگالی فوم، سختی نمونهها نیز افزایش مییابد؛ اما از چگالی فوم 20 کیلوگرم بر مترمکعب تا چگالی فوم 24 کیلوگرم بر مترمکعب مقدار جزئی کاهش سختی مشاهده می گردد. به طوری که مقدار سختی از میزان 26/7 برای چگال فوم 20 کیلوگرم بر مترمکعب به مقدار 26/2 برای چگالی فوم 24 کیلوگرم بر مترمکعب رسیده است.

علت این پدیده را این گونه می توان بیان نمود که اگرچه چگالی فوم نقش مهمی بر روی نرخ انجماد نمونههای ریخته گری شده دارد بااین حال علاوه بر چگالی فوم سایر خواص فوم ازجمله: هم جوشی دانهها، دانه بندی فوم و... بر روی نرخ انجماد مذاب نیز تأثیر دارند. حداکثر دامنه تغییرات سختی به ازای تغییرات چگالی تنها 9% حاصل شده است درصورتی که چگالی فوم 50% تغییر نموده است.

ب) دمای ذوبریزی

تغییرات مقدار سختی بر اساس دمای ذوبریزی در شکل 13 نشان داده شده است. همانگونه که شکل نشان میدهد با افزایش دمای ذوبریزی، مقدار سختی بهوضوح کاهش مییابد. دلیل کاهش در مقدار سختی، دما و گرمای زیاد میباشد. افت حرارتی شدید و در نتیجه شیب حرارتی به وجود آمده باعث از دست رفتن حرارت میگردد که در نتیجه سرعت سرد شدن

بیشتر خواهد شد که همین امر موجب ریزتر شدن ساختار و درنهایت افزایش سختی خواهد شد. نتایج این بخش کاملاً منطبق بر پژوهشهای پیشین [23] است که دریافتند با افزایش دمای ذوبریزی سختی در نمونهها کاهش خواهد یافت.

ج) ویسکوزیته پوشان

شکل 14 تغییرات سختی بر اساس ویسکوزیته پوشان را نشان میدهد. از نمودار میتوان استنباط نمود که با افزایش ویسکوزیته پوشان از 15 پاسکال ثانیه به 25 پاسکال ثانیه، مقدار سختی بهصورت تدریجی کاهش مییابد.



Fig. 13 The influence of melt temperature on the specimen Rockwell hardness

شكل 13 تغييرات مقدار سختى بر اساس دماى ذوبريزى



Fig. 14 The influence of slurry viscosity on the specimen Rockwell hardness $% \left({{{\rm{A}}_{\rm{B}}}} \right)$

- [1] H. Bates, C. Littleton, B. McMellon, P. Stroom, Technological Developments and Worldwide Market Growth in Lost Foam Casting Production, *Transactions of the American Foundry Society*, Vol. 109, pp. 1-16, 2001.
- [2] R. Walling, J. Dantzig, Mechanisms of Mold Filling in the EPC Process, *Transactions of the American Foundrymen's Society*, Vol. 102, pp. 849-854, 1994.
- [3] L. Xuejun, *Experimental and computational study of fluid flow and heat transfer in the lost foam casting process*, PhD Thesis, Auburn University, 2005.
- [4] B. A. Miller, *Pattern pyrolysis defect reduction in lost foam castings*, PhD Thesis, University of Alabama at Birmingham, 1996.
- [5] G. H. Majzoobi, M. Kashfi, N. Bonora, G. Iannitti, A. Ruggiero, E. Khademi, Damage characterization of aluminum 2024 thin sheet for different stress triaxialities, *Archives of Civil and Mechanical Engineering*, Vol. 18, No. 3, pp. 702-712, 2018/07/01/, 2018.
- [6] S. Shivkumar, *Fundamental Characteristics of Metal Flow in the Full-Mold Casting of Aluminum Alloys*, PhD Thesis, Stevens Institute of Technology, 1988.
- [7] R. Ballmann, Assembly and coating of polystyrene foam patterns for the evaporative pattern casting process, *Transactions of the American Foundrymen's Society*, Vol. 96, pp. 465-470, 1988.
- [8] M. Sands, S. Shivkumar, EPS bead fusion effects on fold defect formation in lost foam casting of aluminum alloys, *Journal of Materials Science*, Vol. 41, No. 8, pp. 2373-2379, 2006.
- [9] S. Kumar, P. Kumar, H. Shan, Optimization of tensile properties of evaporative pattern casting process through Taguchi's method, *Journal of Materials Processing Technology*, Vol. 204, No. 1-3, pp. 59-69, 2008.
- [10] E. Niemann, Expandable polystyrene pattern material for the lost foam process, *Transactions of the American Foundrymen's Society.*, Vol. 96, pp. 793-798, 1988.
- [11] M. Warner, B. Miller, H. Littleton, Pattern Pyrolysis Defect Reduction in Lost Foam Castings (AFS Research)(98-161), *Transactions of the American Foundrymen's Society*, Vol. 106, pp. 777-786, 1998.
- [12] orative pattern casting process parameters on the surface roughness of Al–7% Si alloy castings, *Journal of Materials Processing Technology*, Vol. 182, No. 1-3, pp. 615-623, 2007.
- [13] Y. Chen, R. Chen, W. Hwang, Mold-Filling study in the EPC process-mathematical model and flow characteristics, *Transactions-American Foundrymens Society*, pp. 459-464, 1998.
- [14] M. Sands, S. Shivkumar, EPS molecular weight and

شکل 14 تغییرات مقدار سختی بر اساس ویسکوزیته پوشان

همان گونه که قبلاً گزارش شد با افزایش ویسکوزیته پوشان، ضخامت پوشش افزایش می یابد که تأثیر چشمگیری بر روی انتقال حرارت دارد. پوشش ضخیم تر همچون عایق حرارتی با قدرت بیشتر نسبت به پوششهای ناز ک تر، باعث کاهش انتقال حرارت می شود که همین امر باعث زمان دهی به ریز ساختار شده و درنتیجه ریز ساختار در شت تر می شود که در نهایت باعث کاهش میزان سختی می شود.

7- نتيجهگيرى

در پژوهش حاضر سه پارامتر تأثیرگذار در فرایند ریخته گری به روش مدل فومی فدا شونده بررسی شد و تأثیر آنها در سه سطح مختلف بر روی عیوب ظاهری و ریختگی، درصد تخلخل و سختی قطعات موردبررسی قرار گرفت. سپس با استفاده از روش تاگوچی طراحی آزمایشها انجام شد. نتایج پژوهش حاضر را می توان به صورت زیر خلاصه نمود:

- با افزایش چگالی فوم مقدار گاز حاصل از تجزیه حرارتی مدل فومی افزایش مییابد و همانند سدی در برابر پیشروی مذاب در قالب عمل مینماید و موجب پر نشدن کامل قالب و سایر عیوب ظاهری ازجمله: گرد شدن لبهها، نیامدن مذاب، زبری سطح و غیره می گردد.

- درصد تخلخل نمونهها در چگالی فوم 20 کیلوگرم بر مترمکعب، دمای ذوبریزی 740 درجه سلسیوس و ویسکوزیته پوشان 20 پاسکال ثانیه دارای کمترین مقدار میباشد.

- دمای ذوبریزی تأثیر چشمگیری بر روی تخلخل دارد که با افزایش دمای ذوبریزی، مقدار تخلخل نیز افزایش مییابد زیرا در دمای بالا سرعت تبخیر مدل فومی افزایش مییابد و مقدار گاز تولیدی حاصل نمیتواند بهطور کامل از طریق منافذ پوشان از قالب خارج گردد.

- با افزایش دمای ذوبریزی و ویسکوزیته پوشان مقدار سختی نمونههای ریخته گری شده کاهش مییابد اما با افزایش چگالی فوم مقدار سختی افزایش مییابد.

- مقدار سختی نمونهها برای هر دو نوع پوشان تقریباً برابر بوده و اختلاف چندانی با یکدیگر ندارند.

- بر اساس نتایج آزمایشگاهی، مقادیر بهینه چگالی فوم، دمای ذوبریزی و ویسکوزیته پوشان به ترتیب برابر است با 20 کیلوگرم بر مترمکعب، مقدار 740 درجه سلسیوس و 20 پاسکال ثانیه به دست آمد.

8- مراجع

part i: fracture toughness, *Journal of Cellular Plastics*, Vol. 27, No. 5, pp. 484-505, 1991.

- [22] T. Piwonka, A comparison of lost pattern casting processes, *Materials & Design*, Vol. 11, No. 6, pp. 283-290, 1990.
- [23] M. A. Shahrokhian Dehkordi, M. Karimian, An Experimental study on Lost Foam Casting using the Taguchi method, *Modares Mechanical Engineering*, Vol. 17, No. 5, pp. 327-334, 2017. (in Persian)
- [24] J. McCall, *Metallographic specimen preparation: optical and electron microscopy*: Springer Science & Business Media, 2012.
- [25]G. Vander Voort, Metallography, Principles and Practice, ASM International, Materials Park, OH, 1999, *Google Scholar*, pp. 436-450.
- [26] E. ASTM, Standard test methods for Rockwell hardness of metallic materials, E18-08a, 2008.
- [27] G. Majzoobi, K. Rahmani, A. Atrian, Temperature effect on mechanical and tribological characterization of Mg–SiC nanocomposite fabricated by high rate compaction, *Materials Research Express*, Vol. 5, No. 1, pp. 015046, 2018.
- [28] A. Atrian, G. Majzoobi, S. Nourbakhsh, S. Galehdari, R. M. Nejad, Evaluation of tensile strength of Al7075-SiC nanocomposite compacted by gas gun using spherical indentation test and neural networks, *Adv. Powder Technol*, Vol. 27, No. 4, pp. 1821-1827, 2016.

foam density effects in the lost foam process, *Journal of Materials Science*, Vol. 38, No. 10, pp. 2233-2239, 2003.

- [15] D. Caulk, A foam engulfment model for lost foam casting of aluminum, *International Journal of Heat* and Mass Transfer, Vol. 49, No. 21-22, pp. 3831-3845, 2006.
- [16] S. Kumar, P. Kumar, H. Shan, Parametric optimization of surface roughness castings produced by evaporative pattern casting process, *Materials letters*, Vol. 60, No. 25-26, pp. 3048-3053, 2006.
- [17] J. Rossacci, S. Shivkumar, Bead fusion in polystyrene foams, *Journal of Materials Science*, Vol. 38, No. 2, pp. 201-206, 2003.
- [18] M. Sands, S. Shivkumar, Influence of coating thickness and sand fineness on mold filling in the lost foam casting process, *Journal of Materials Science*, Vol. 38, No. 4, pp. 667-673, 2003.
- [19] M. Karimian, A. Ourdjini, M. Idris, T. Chuan, H. Jafari, Process Control of Lost Foam Casting using Slurry Viscosity and Dipping Time, *Journal of Applied Sciences*, Vol. 11, No. 21, pp. 3655-3658, 2011.
- [20] R. C. Bhat, S. Bhavnani, R. Overfelt, D. Sheldon, Effect of Process and Design Variables in the Production of Expandable Polystyrene Patterns for Lost Foam Casting, PhD Thesis, Auburn University, 2005.
- [21] P. Stupak, W. Frye, J. Donovan, The effect of bead fusion on the energy absorption of polystyrene foam.