

چگونه در دیرگدازها زمینه مولایتی ایجاد کنیم؟



محمد حمید وکیل نژاد^۱، حسن بداغی^۲، محسن امین^۳

- ۱- دانشجوی کارشناسی ارشد مهندسی نانوفناوری- نانومواد دانشگاه علم و صنعت ایران و کارشناس تحقیق و توسعه شرکت دانش بنیان گروه پاترون)
- ۲- مدیر تحقیق و توسعه شرکت دانش بنیان گروه پاترون
- ۳- مدیر طراحی محصول و کنترل کیفیت شرکت دانش بنیان گروه پاترون

پست الکترونیک نویسنده مسئول: h.vakilnejad@patron.group

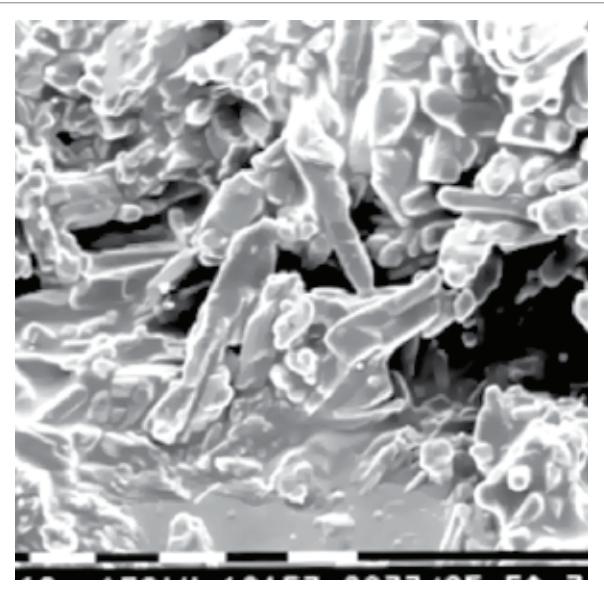
مقدمه

در مقاله قبلی با عنوان "جرم ریختنی بسازیم" ، به دنبال ساخت جرم های ریختنی متناسب رفتیم و اثر مثبت میکروسیلیس بر روی خواص جریان پذیری را بررسی کردیم. با توجه به اینکه میکروسیلیس، نه تنها بر جریان یابی و فشردگی تأثیر دارد بلکه بر خواص دمای بالا مثل استحکام گرم هم تأثیر میگذارد، در مقاله پیش رو افزودن میکروسیلیس با درصدهای نسبتاً بالا خواص بهتری در جرم ریختنی آلمینوسیلیکاتی ایجاد کرده است. همچنین این مقاله نشان می دهد که جایگزینی میکروسیلیس با رآکتیو آلومینا ممکن است همیشه ایده جالبی نباشد.

1-Let's make a mullite matrix, Published in Refractories Applications and News, in press.Elkem Materials P.O. Box 8126 Vaagsbygd, 4675 Kristiansand, Norway, "Refractories Applications and News" vol 3) 13)May/June 2008 p. 25-16.

به عنوان باندینگ تشکیل می گردد و خوشبختانه در نهایت خواص فیزیکی مطلوب و خواص مینرالوژیکی مناسب در دمای کاپرد حاصل می گردد. اگر ترکیب شیمیایی فاز پیوند نادرست باشد نتیجه ممکن است نا امید کننده باشد به طوریکه باعث نرم شوندگی و تخریب نسوز در دماهای پایین تر از دمای نسوزندگی پیش بینی شده از قبل باشد. اگر تشکیل سیستم پیوند با تشکیل فاز مولایت صورت گیرد، دمای نرم شوندگی نسوز چندین درجه سانتیگراد بالاتر می رود و معمولاً عمر نسوز افزایش می یابد.

برای شروع، به تصویر زیر نگاه کنید:



فرضیات بارز:

در این مقاله، فرضیات بر این اساس است که جرم ریختنی دیرگداز برپایه اگریگیت های آلومینوسیلیکاتی با ذرات آلومینای ریز دانه و میکروسیلیس به همراه سیمان می باشد. پارامترهای متغیر در این آزمایش میکروسیلیس و سیمان است و همچنین فرض بر این است که همیشه مقدار کافی آلومینا برای واکنش تشکیل مولایت وجود دارد. منابع اصلی آلومینا مثل: کلسایнд آلومینا، راکتیو آلومینا، آلومینای ذوبی سفید آسیاب شده (۷۴ میکرون)، آلومینای تابولار آسیاب شده (۴۵ میکرون) می باشد.

رس و آلومینا سیلیکات ها از گروه سیلیمانیت ها برای این فرمولاسیون مناسب نیستند زیرا دارای سیلیس مازاد هستند و بنابراین واکنش دهنده های ایده آلی برای میکروسیلیس نمی باشند. در این مقاله از میکروسیلیس به عنوان تنها منبع تامین سیلیس استفاده شده است. اگر از ترکیبات آلومینوسیلیکات دیگر استفاده شود، بخشی از سیلیس موجود در آنها ممکن است در واکنش شرکت کند. اگرچه تخمین مقدار دقیق آن مشکل است.

در شکل ۱، دیاگرام فازی دوتایی توسط Pask و Risbud با سیستم نیمه پایدار^۱ نشان داده شده است. دیاگرام فازی نشان می دهد که اگر ما به مخلوط سیلیس و آلومینا حرارت بدهیم،

این کریستال ها، کریستال های مولایت هستند که بر سطح ساختار جرم ریختنی فوق کم سیمان (uLCC) برپایه آلومینای ذوبی سفید، میکروسیلیس و فقط با ۰/۵٪ وزنی سیمان قرار دارند که پس از تست RHMOR در دمای ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد در تصویر فوق نشان داده شده است. اگر درصد میکروسیلیس بسیار پایین باشد یا سیمان بالا باشد، کریستال های مولایت تشکیل نخواهند شد.

به صورت کاملاً بر عکس، به جای این پیوند محکم و قوی، فاز مایعی تشکیل می شود که باعث پایین آمدن استحکام گرم می شود. علت این امر چیست؟

دیرگدازهای آلومینوسیلیکاتی

معمولًا فاز پیوندی مولایت برای خواص دما بالا مثل مقاومت در برابر شوک حرارتی و استحکام گرم مفید است. در آجر دیرگداز، پیوند قبل از نصب و مصرف تشکیل می شود. در جرم ریختنی دیرگداز، در حین حرارت دهی فازهای میانی متعددی

1. Metastable System

در ابتدا همه فازها در دمای ۱۳۰۰-۱۴۰۰ درجه سانتیگراد

ماعی تشکیل و از این مایع، مولایت متبلور می شود.

در دمای پایین تر، این مورد فرآیند کندی ناشی از ویسکوزیته بالای شیشه سیلیکاتی است و مولایت مناسب در ابتدا پس از چند ساعت تشکیل شود. شکل ۲ واستگی دما به جرم ریختنی با ۵٪ سیمان و ۸٪ میکروسیلیس را نشان می دهد.

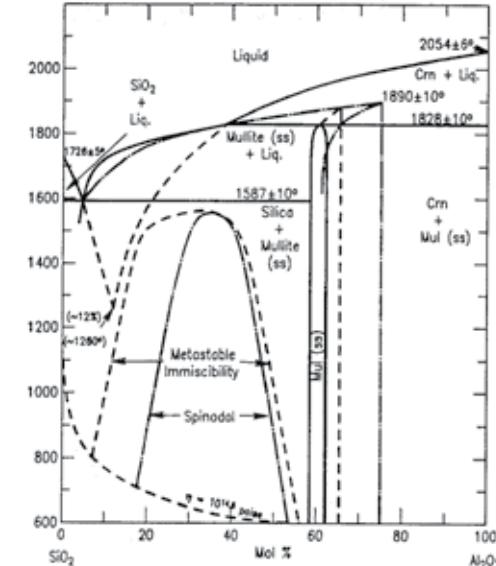
جرم ریختنی برپایه آلومینای ذوبی سفید بوده و مدول گسیختگی گرم (HMoR) پس از زمان های مختلف ماندگاری مختلف اندازه گیری می شود.

در دمای ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد، استحکام بخشی (که به دلیل تشکیل فاز مولایت است) بیش از یک روز ادامه دارد و در دمای ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد واکنش در طی چند ساعتی در این دما تکمیل می شود.

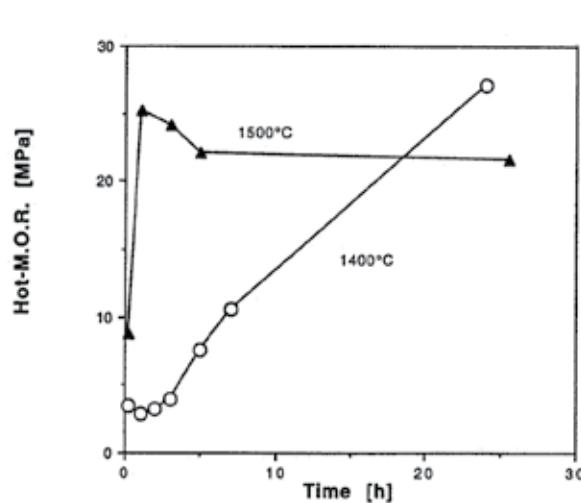
در دمای ۱۳۰۰ درجه سانتیگراد داده های منتشر نشده نشان می دهد که استحکام بخشی جرم ریختنی دیرگذار با تشکیل فاز مولایت با سرعت بسیار کندی صورت می گیرد. چنانچه فاز پیوندی مولایت تشکیل شود، دائمی و پایدار خواهد بود.

بدین معناست که اگر مثلاً جرم ریختنی مثل شکل ۲ به مدت ۵ ساعت در دمای ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد پیش پخت شود، سپس در دمای ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد تست HMoR انجام شود مدول گسیختگی گرم این نمونه بیشتر از نمونه ای است که در دمای ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد به مدت ۵ ساعت زینتر شده است. حدوداً ۳۰-۲۵ MPa احتمالاً عددی است که در این تست بدست می آید.

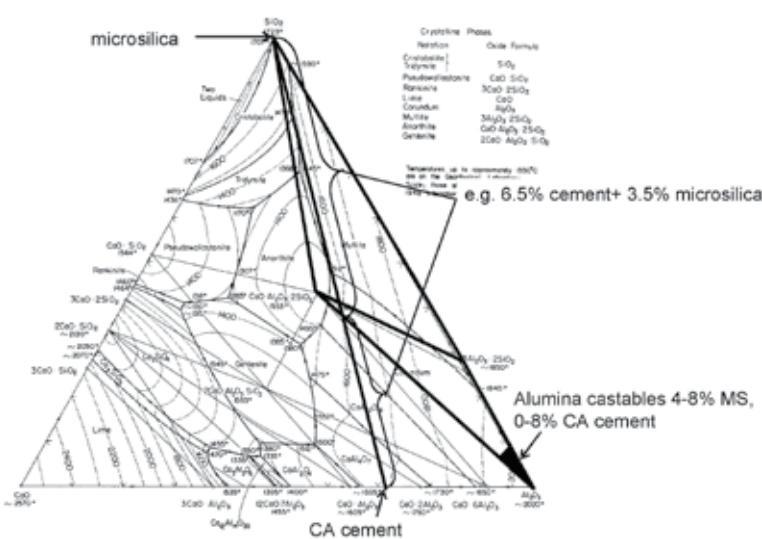
این مثال برای جرم ریختنی با درصد اندکی سیمان (مثل اکسید کلسیم) می باشد به نحوی که ممکن است استحکام بخشی با پیش بینی از دیاگرام فازی افزایش یابد، شکل ۱، فاز مایع تشکیل می شود و مولایت از این مذاب تشکیل می شود. جرم های ریختنی که معمولاً استحکام خام بالاتری دارند، از درصد سیمان بیشتری در آنها استفاده شده است.



شکل ۱- دیاگرام فازی $\text{SiO}_2\text{-Al}_2\text{O}_3$ (ربیزبود و پاسک ۱۹۷۸)



شکل ۲- مدول گسیختگی داغ بر حسب زمان در دمای ۱۴۰۰-۱۵۰۰ درجه سانتیگراد برای جرم ریختنی برپایه فیوزد آلومینا با ۵٪ آلومینای هیدرولیک در ترکیب با ۵٪ سیمان و ۸٪ میکروسیلیس.



شکل ۳- دیاگرام فازی سیستم سه تایی $\text{CaO}-\text{SiO}_2-\text{Al}_2\text{O}_3$

دیاگرام فازی سه تایی $\text{CaO}-\text{SiO}_2-\text{Al}_2\text{O}_3$ در سیمان ترکیب شیمیایی نهایی:

در ابتدا، زمانیکه بحث باند مولايت است، منظور مولايت است که پایدار باشد. بدین معناست که ترکیب شیمیایی جرم ریختنی و فاز باند باید یکی از دو مثلث سازگاری نشان داده شده در شکل ۳ مثل کوراندوم، آنورتیت و مولايت یا مولايت، آنورتیت و سیلیس باشد. اگر ترکیب شیمیایی خارج از این موارد باشد، مولايت پایدار نخواهد بود و اگر هم تشکیل شود، در طی زمان حل می شود. اکثر جرم‌های ریختنی آلومینایی خوشبختانه در کنج دیاگرام فازی، فاز کوراندوم تشکیل می شود. منطقه هاشورخورده در کنج دیاگرام ترکیب شیمیایی احتمالی (جمله ریختنی آلومینا بالا) را نشان می دهد و درصد سیمان و سیلیس معلوم است.

دیاگرام فازی سه تایی $\text{CaO}-\text{SiO}_2-\text{Al}_2\text{O}_3$ در سیمان نسوز:

بطورکلی سیمان در ترکیب با میکروسیلیس و آلومینا استحکام گرم کمتری با افزایش درصد سیمان می دهد. اگر برای شما سوالی پیش آید که چرا اینگونه می شود، در پاسخ باید گفت که معمولاً مرجع گنگی در ارتباط با "مایعات با نقطه ذوب پایین در سیستم" می باشد اما هرگز مرا توجیه نکرده است. چندسالی از تحقیقات بروی جرم ریختنی دیرگذار میگذرد، حکم زیر ترجیحاً بیان شده است: براساس همه این توضیحات باید دیاگرام فازی را در نظر گرفت. به ویژه برای جرم ریختنی برپایه اجزای خالص سیلیس، آلومینا و آهک، که می توان بسیاری از مشاهدات را با تفسیر دیاگرام فازی $\text{CaO}-\text{SiO}_2-\text{Al}_2\text{O}_3$ توضیح داد.

واکنش بین میکروسیلیس و سیمان: سیمان و میکروسیلیس در طی حرارت دهی واکنش میکنند. اگر ترکیب شیمیایی سیمان در محل اتصال کلسیا-کوراندم (سیمان ۷۱٪) باشد و خط به سمت گوشه سیلیسی ترسیم شود، ممکن است با استفاده از قانون اهرم حداقل نسبت

با این حال، همیشه باید بخاطر داشت که دیاگرام فازی در حالت تعادل فرض می شود، که معمولاً در جرم ریختنی شما وجود نخواهد داشت. شکل ۳ دیاگرام فازی سه تایی $\text{CaO}-\text{SiO}_2-\text{Al}_2\text{O}_3$ به علاوه موضوع پیش رو را نشان می دهد.

ریختنی بحسب زمان نشان داده شد.

نتایج عملی:

پس از اینکه در دیاگرام فازی یک مذاب پایدار حاوی ۱۵٪ کلسیا، ۴۸٪ سیلیس، ۳۷٪ آلومینا داشته باشیم، میکروسیلیس و سیمان بمنظور تشكیل این فاز مایع واکنش میکند و انتظار نداریم مولایت خارج شود مگر اینکه میکروسیلیس اضافی در سیستم باشد. در جرم کم سیمان LCC با ۶٪ سیمان (۷۰٪ آلومینا و ۳۰٪ کلسیا) بیش از ۵/۷٪ میکروسیلیس اتصال و باندینگ توسط مذاب پری تکتیکی حاصل می‌شود. اگر ۶٪ میکروسیلیس در جرم ریختنی استفاده شود، کمتر از ۱٪ مولایت در دیرگذار نهایی خواهیم داشت و نرم شوندگی نهایی در دمای زیر ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد آغاز می‌شود. با افزایش درصد میکروسیلیس مولایت نسبتاً بیشتری داریم و استحکام بیشتری درنتیجه آن بوجود می‌آید. باید تأکید کرد که فقط پایداری مولایت مد نظر نیست. مولایت از مایع خارج می‌شود و درصد فاز مایع پسماند نیز اهمیت دارد. برای استحکام بخشی جرم ریختنی، هر کریستال مولایت باید به دو یا چند دانه اگریگیت بچسبد. با بیشتر شدن فاز مایع باقیمانده، مولایت بیشتری نیاز است و تأثیر افزایش دما شدیداً مشهود خواهد شد. ابزار قدرتمند برای غلبه بر این مشکلات کاهش درصد سیمان است.

مثال‌ها:

در این بخش از مقاله، تعدادی مثال از تشكیل مولایت آورده شده است. یکی از سیستم‌ها برپایه آلومینای ذوبی سفید است که بعنوان سیستم الگو در نظر گرفته شده است و دیگری برپایه اگریگیت بوکسیت چینی می‌باشد.

CaO/SiO_2 تعیین شود و نیاز به مناطق پایداری مولایت باشد. مشخص شده که حداقل درصد میکروسیلیس در مقایسه با سیمان حدوداً ۳۵٪ وزنی میکروسیلیس و ۶۵٪ سیمان است. به عبارت دیگر، جرم ریختنی با کمتر از ۳/۵٪ میکروسیلیس و سیمان ۶/۵٪ در اثر حرارت مولایت حل می‌شود. یکی از مهمترین نتایج ممکن است در دیاگرام فازی نقطه پری تکتیک در دمای ۱۵۱۲ درجه سانتیگراد باشد که مربوط به ترکیب شیمیایی آنورتیت است. دانش اصلی دیاگرام فازی و مسیر تبلور به ما میگوید که اگر مذابی داشته باشیم با ترکیب شیمیایی مولایت-کوراندوم-آنورتیت (جرم ریختنی مذاب) که سرمایش آن سازگار باشد، داریم:

۱- کوراندوم رسوب می‌کند و ترکیب شیمیایی فاز مذاب باقیمانده از سمت کوراندوم دور می‌شود.

۲- مولایت شروع می‌کند به رسوبگذاری

۳- مذاب در دمای ۱۵۱۲ درجه سانتیگراد در ترکیب شیمیایی سیستم پری تکتیک از بین میروند.

بنظور تشكیل فاز مولایت در جرم ریختنی، الگوی واکنش در ابتدا، همه میکروسیلیس و سیمان و احتمالاً آلومینا، یک فاز مایع فوق اشباعی در سیلیس در دماهای حدود ۱۳۰۰ درجه سانتیگراد می‌سازد. مولایت از مذاب فوق اشباع جوانه میزند و متبولور می‌شود تا به یک ترکیب شیمیایی پایدار برسد.

این مذاب پایدار سیستم پری تکتیکی دارد و ممکن است در اثر گرمایش تا ۱۵۱۲ درجه سانتیگراد مولایت در این محیط پایدار باشد و مولایت شروع به انحلال در الگوی خلاف آن تبلور در موارد فوق کند.

مذاب پری تکتیک هم مستقیماً هم غیرمستقیم در جرم ریختنی با تشكیل مولایت شناسایی شده است. حضور فاز مایع ناشی از تشكیل فاز مولایت فقط در سیستم حاوی سیمان نیست بلکه درنتیجه سیستم دوتایی نیمه پایدار در شکل ۱ می‌تواند وجود داشته باشد.

تشکیل فاز مولایت در شکل ۲ با اثر استحکام بخشی جرم

بررسی جرم ریختنی دیرگداز استفاده می‌شود. بطور مختصراً تست شامل یک دستگاه کوره با هولدر نمونه است که اجازه می‌دهد به ما تا ارتفاع نمونه بر حسب دما در بار اعمالی را اندازه‌گیری کنیم.

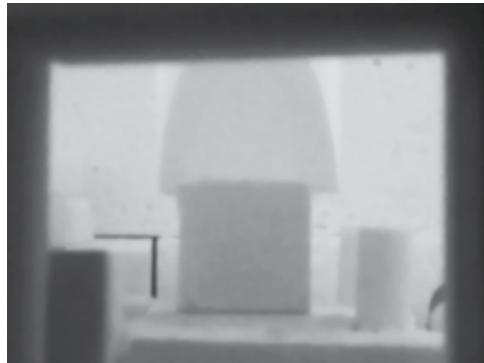
دما معمولاً با نرخ 300 K/hr افزایش می‌باید و مشابه با تست HMoR است. در آزمایشگاه Elkem بار 2 MPa معمولاً اعمال می‌شود که البته اکثر استانداردها بارهای کمتری برای فرآورده‌های دیرگداز بی‌شک در نظر می‌گیرند. نمونه به شکل استوانه‌ای با ایجاد یک حفره در مرکز آن که محل قرارگیری ترموموکوپل است و میله اندازه‌گیری به در مسیر بین نقطه بالایی و پایینی نمونه استوانه‌ای شکل قرار می‌گیرد. خواندن عدد باید دقیق باشد تا ضریب انبساط حرارتی میله اندازه‌گیری عدد صحیحی به ما بدهد.



در این شکل، راه اندازی تجربی نشان داده شده است. نمونه استوانه‌ای شکل بین دو صفحه آلومینیایی زرد در بالای آن قرار داده می‌شود. بالای نمونه کوره قرار دارد که بر روی نمونه قرار داده می‌شود و بار بصورت منظم با شمارش وزن بر روی نمونه تنظیم می‌گردد. به نظر می‌رسد که این نمونه با دما تست شده چون شکل درام نازکی از سوی سیلندر درطی تست باعث دفرمگی نمونه شده است. با توجه به اندازه‌گیری HMoR، بطورکلی اندازه‌گیری به پارامترهای تاریخچه حرارتی و شرایط

روش شناسی:
۱- مدول گسیختگی گرم (استحکام خمشی گرم (H-MoR

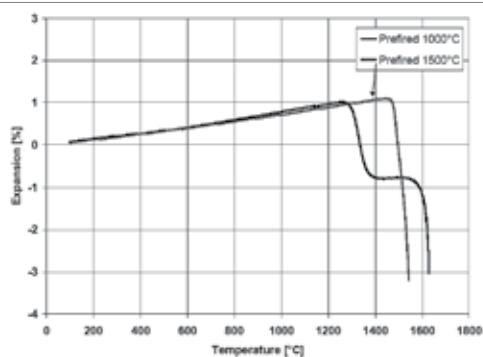
این تصویر تست HMoR یک نمونه جرم ریختنی با ابعاد $150 \times 25 \times 25$ میلیمتر در دماهای حدود $800-700$ درجه سانتیگراد را نشان می‌دهد.



تست HMoR به ما داده‌های مشخصی از استحکام جرم ریختنی در برابر گرما نشان می‌دهد اما در بسیاری از موارد، استاندارد به زمان ماندگاری بسیار کوتاه اشاره دارد که مقدار تعادل هرگز مطرح نیست. این مورد به ویژه در اکثر واکنش‌های تشکیل فاز مولالیت کاربرد دارد و بنابراین پیشنهاد می‌شود که ۲۴ ساعت حداقل زمان ماندگاری جهت انجام تست برای واکنش‌های کنترل سپری شود. استانداردهای مرسوم در مورد تست HMoR معمولاً برای متغیر مختلف در زمان بندی گرمایش و زمان‌های ماندگاری استفاده می‌شوند و همیشه در گزارش‌ها نشان داده می‌شود. در آزمایشگاه نسوز شرکت نروژی Elkem سرعت گرمایش 300 K/min یا 5 K/min با افزایش دما با زمان ماندگاری ثانویه اکثراً در 30 دقیقه جهت برقراری تعادل است و زمان ماندگاری طولانی تر بسته به تاریخچه حرارتی و هدف دارد.

۲- دیرگدازی تحت بار (RUL):
دیرگدازی تحت بار روش ترموmekanیکی دیگری است که در

در شکل ۴، نتایج حاصل از جرم ریختنی کم سیمان LCC با ۶٪ سیمان با درصدهای مختلف میکروسیلیس نشان داده شده است. دیدیم که در دمای ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد، استحکام با افزایش درصد میکروسیلیس بسیار زیاد افزایش یافته است. به ویژه در بازه ۸-۶٪ میکروسیلیس به نظر میرسد که استحکام بهینه است. می‌توان خاطر نشان ساخت که مولایت در دمای ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد دیده نشده مگر اینکه مولایت در دمای ۱۴۰۰٪ میکروسیلیس افزوده شود. با ۶٪ میکروسیلیس فقط ۱٪ مولایت یافت می‌شود، که تناظر خوبی با واکنش‌ها دارد و درنتیجه آن در این مقاله به آن اشاره شده است. فاز مذاب پری تکتیکی، تقریباً ۱۱٪ وزنی جرم ریختنی را ممکن است در دمای ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد با ویسکوزیتی بالا و کریستالی جزئی به خود اختصاص دهد و اثر استحکام بخشی در دمای ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد بوجود می‌آید. در دمای ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد، ترکیب پری تکتیک ذوب می‌شود و شروع به حمله به فاز مولایت کرده و استحکام تدریجاً کاهش خواهد یافت.

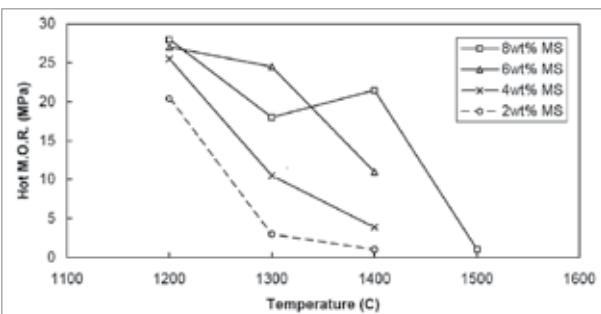


شکل ۵- دیرگدازی تحت بار برای جرم ریختنی کم سیمان برپایه فیوزدآلومینا سفید با ۶٪ سیمان و ۸٪ میکروسیلیس. نمونه‌ها در دمای ۱۰۰۰-۱۵۰۰ درجه سانتیگراد به مدت ۲۴ ساعت پیش پخت شده‌اند.

در شکل ۵، اثر پیش پخت در جرم ریختنی کم سیمان LCC بر روی تست RUL دیده شد. در این مورد پیش پخت در دمای بالا باعث کاهش نرم شوندگی نمونه و کاهش طول نمونه می‌گردد.

پیش پخت بستگی دارد و تفسیر تست ممکن است در بسیاری از موارد بسیار دشوار بوده است.

جرم ریختنی دیرگداز برپایه آلومینای ذوبی سفید: در این بخش، اثر میکروسیلیس و درصد سیمان برروی تشکیل فاز مولایت برای سیستم الگو برپایه فیوزدآلومینا سفید بررسی شده است. همه اگریگیت‌ها دارای خلوص بسیار بالایی هستند. به همراه موادی همچون کلساینده آلومینا، راکتیو آلومینا، سیمان و میکروسیلیس، همراه با توزیع اندازه ذرات مشابه مخلوط شده اند و آب به ترکیب اضافه گردیده است. برای حفظ توزیع اندازه ذرات تا جای ممکن میکروسیلیس و راکتیوآلومینا با توزیع اندازه ذرات مشابه جایگزین یکدیگر می‌شوند. فرمولاسیون را می‌توان در مقالات ۶۰۸ و ۹۶ دید. ترکیب شیمیایی در پیوست جدول ۱ و ۲ آمده است. اکثر نتایج (شکل ۶ و ۷) از بررسی‌های اخیر ۱۹۹۷-۱۹۹۹ گرفته شده و شکل ۵ و ۶ این مخلوط‌ها را در سال ۲۰۰۷ مجدد تولید شده است. دستورالعمل اصلی هنوز در دسترس نیست، اما آنها با مواد جایگزین اخیر ساخته می‌شوند. از آنجاییکه ترکیب شیمیایی و توزیع اندازه ذرات بسیار مشابه یکدیگر هستند برای مقایسه دو فرمولاسیون با یکدیگر در نظر گرفته می‌شوند.



شکل ۶- خواص مکانیکی HMoR دیرگداز ریختنی کم سیمان (۶٪ سیمان)، برپایه فیوزدآلومینا سفید برحسب دما. جرم ریختنی با درصدهای مختلف میکروسیلیس درنظر گرفته شده است. در دمای ۲۴ ساعت در دمای ۲۵٪ بزرگترین ذره ۴mm و ۱۳٪ آب برای ریخته گری (۲/۴-۸/۳٪).

کاهش محتواهای سیمان در جرم ریختنی دیرگداز: در شکل ۴ دیدیم که نقطه ذوب پایین (در دمای ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد) درصد بالایی از مایع پری تکنیکی (۱۱٪) جرم ریختنی را شدیداً نرم می کند. درصد این فاز مایع ممکن است به دو روش کاهش یابد، یکی پایین آوردن درصد سیمان و دیگری کاهش درصد سیلیس باشد.

اگر انتخاب دوم مد نظر است، طبق دیاگرام فازی، هیچ فاز مولایتی تشکیل نمی شود و همچنین با ورود مثلث سازگاری دیگر (مثلاً کمتر از ۳/۵٪ میکروسیلیس برای ۶/۵٪ سیمان) فازهای یوتکنیک و پری تکنیک بر نقش پری تکنیک غلبه خواهد کرد. این فازهای جدید دارای نقطه ذوب پایین (۱۳۸۰ درجه سانتیگراد) هستند.

فرمولاسیون دوم با مقداری میکروسیلیس بین ۳/۲٪ تا ۰/۶٪ سیمان بدست آمد که ممکن است میکروسیلیس کاملاً حذف شود اما مصرف اگریگیت ریزدانه آلومینوسیلیکات افزایش می یابد. با توجه به دیرگدازی، پیشنهاد بهتر این است که درصد سیمان کاهش یابد. کاهش درصد سیمان در جرم های ریختنی عمولاً زمانی اتفاق می افتد که جرم ریختنی در معرض دمای نزدیک ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد و یا بیشتر باشد.

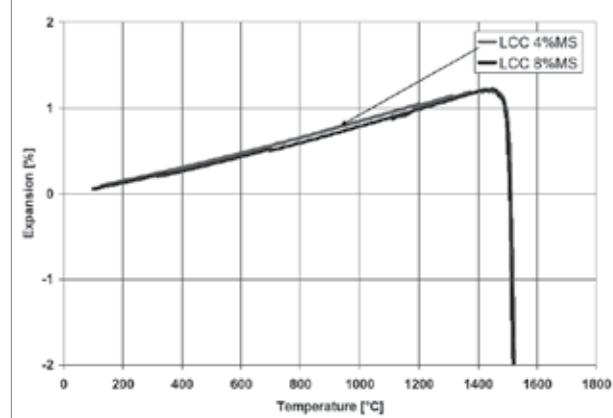
شکل ۷ اثر کاهش درصد سیمان بر HMoR را دارد. این جرم ریختنی باید دارای فیوزدآلومینا سفید و ۸٪ میکروسیلیس و درصد سیمان متغیر باشد.

همه جرم ریختنی تشکیل فاز مولایت دارند که HMoR از دمای ۱۳۰۰ تا ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد افزایش پیدا می کند. حداقل در دمای ۱۳۰۰ درجه نوعاً وجود دارد و در این دما، پلاستیسیته ممکن است بوجود آید. نرم شوندگی ممکن است با جرم های حداقل ۰/۵٪ سیمان و بدون سیمان هم بواسطه تشکیل مایع فراپایدار سیستم دوتایی $\text{SiO}_2\text{-Al}_2\text{O}_3$ (شکل ۱) بوجود آید.

در دمای ۱۵۰۰ درجه برای جرم ریختنی بدون سیمان و فوق کم سیمان (۵٪ سیمان) استحکام ویژه دمای بالایی در مقایسه با LCC از خود بروز دهنده. عملکرد بهتری در دمای

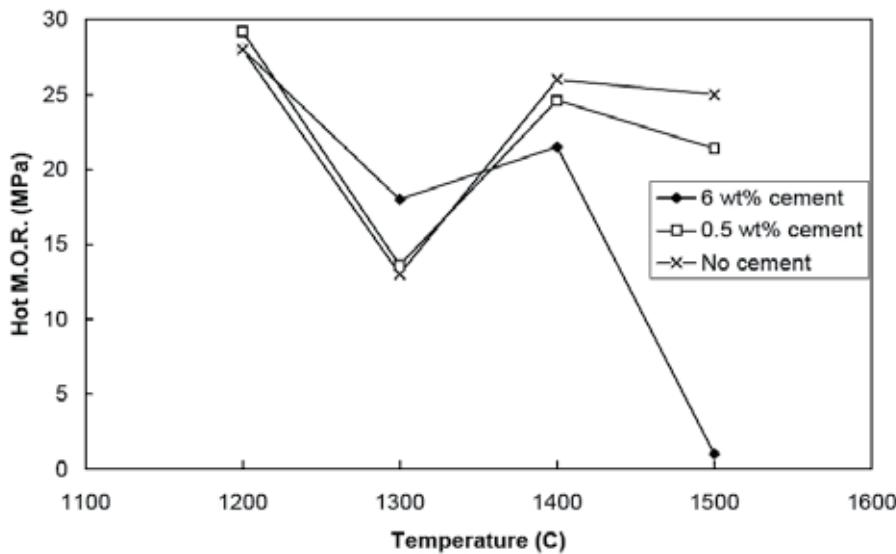
براساس دستاوردهای نمونه با پیش پخت در دمای ۱۰۰۰ درجه سانتیگراد، می تواند منجر به جرمی با مقاومت در برابر ۱۶۰۰ درجه سانتیگراد باشد. با این حال، اگر HMoR در شکل ۴ نشان داده را در نظر بگیریم، باید از دیاگرام فازی کمک بگیریم. دلیل این افت دیرگدازی با پیش پخت، می توان اینگونه توضیح داد که رفتار زیر را دارند:

وقتی فاز مولایت سریعاً تشکیل می شود و فاز اتصال به تعادل نخواهد رسید. سپس تعادل کم کم برقرار می شود و فاز اتصال مورد حمله قرار می گیرد و رفته رفته با فاز مایع حاوی آهک انحلال می یابد و هرچند که مقدار آن کم است ولی همین مقدار جزئی کاهش سریع ارتفاع نمونه در دمای ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد کفايت می کند.



شکل ۶- دیرگدازی تحت بار برای جرم ریختنی کم سیمان برپایه فیوزدآلومینا سفید با ۶٪ سیمان به ۴٪ میکروسیلیس. نمونه ها در دمای ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد پخت شده اند.

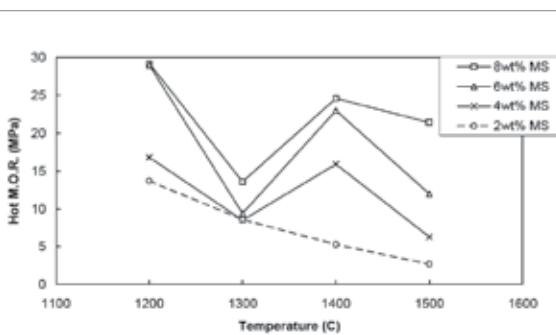
همانطور که در شکل ۶ دیده می شود که اختلافی بین RUL جرم LCC با ۶٪ سیمان به همراه ۴٪ یا ۸٪ میکروسیلیس بصورت خام یا پیش پخت دیده نمی شود. حتی اگر دیرگدازی افزایش نیابد (RUL) باز نیازمند ۸٪ میکروسیلیس هستیم، اگرچه هیچ بخشی از ۸٪ میکروسیلیس استفاده شده با رآکتیوآلومینا جایگزین نگشته است.



شکل ۷- خواص مکانیکی HMoR جرم ریختنی برپایه فیورد آلومینا با ۸٪ میکروسیلیس برحسب دما. ۰، ۲۵=۴، ۲ و بزرگترین ذره ۴mm آب مورد نیاز برای کارپذیری.

اختلاف کاملاً در شکل ۷ دیده می‌شود. شکل ۸، وابستگی HMoR به درصد میکروسیلیس برحسب دما را نشان داده است. بدیهی است که میکروسیلیس بیشتر، مولایت بیشتر رسوب می‌کند و جرم ریختنی دیرگذار قوی تری ساخته می‌شود.

۱۵۰ درجه سانتیگراد برای جرم های بدون سیمان نسبت به جرم های حاوی ۵٪ سیمان دارند. دلیل این امر حضور فازهای پری تکتیک (۱٪) می باشد که باعث حمله به فاز مولایت در دمای بالاتر می گردد. این نقطه باید مجدداً تشكیل گردد و دمای زیر خط سالیدوس دیاگرام فاز مولایت برگشت ناپذیر است و استحکام اندازه گیری در دمای ۱۳۰۰ درجه سانتیگراد برای جرم هایی که پیش پخت شده اند در دمای بالا بیشتر خواهد بود این دلیل است که تشکیل فاز مولایت در دمای ۱۳۰۰ درجه سانتیگراد از نظر سینتیکی متوقف می گردد که دلیل این امر ویسکوزیته زیاد فاز مذاب می باشد.



شکل ۸- خواص مکانیکی HMoR در جرم ریختنی فوق کم سیمان برپایه فیورد آلومینا برحسب دما. جرم با درصد های مختلف میکروسیلیس می باشد. ۰، ۲۵=۴، ۲ ساعت در دما. ۰، ۲۵=۴mm بزرگترین ذره ۴mm و درصد آب موردنیاز ۴٪ است.

جرم ریختنی فوق کم سیمان:

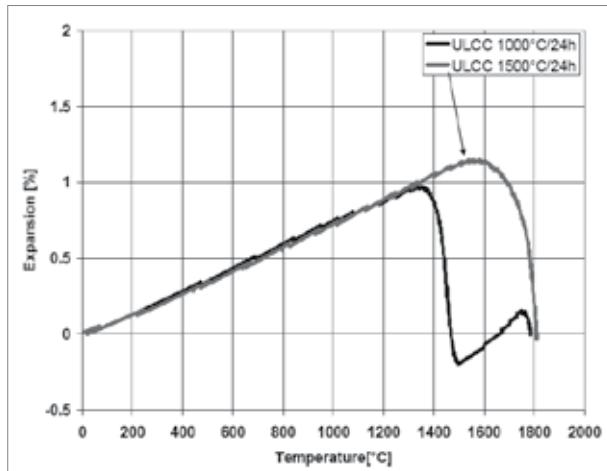
در جرم های فوق کم سیمان ULCC، درصد فاز مایع پری تکتیکی بسیار پایین بوده و اثر تشكیل فرا آیند فاز مذاب کمتر است. درنتیجه آن اگریگیت ها مقاومت به نسوزندگی بیشتری نسبته اگریگیت های جرم ریختنی دیرگذار LCC دارند. این

شکل ۹ مقایسه دیرگدازی تحت بار (5K/min) برای دو شرایط پیش پخت مختلف را نشان داده است. نمونه ها در دمای ۱۳۰۰ درجه سانتیگراد شروع به واگذاری در دمای ۱۵۰۰ درجه کرده و سپس تقریباً در دمای ۱۷۵۰ درجه سانتیگراد، مولایت نمونه را کاملاً در منطقه استحکام، استحکام بخشی می کند. نرم شوندگی نهایی در دمای ۱۷۰۰-۱۷۵۰ درجه اتفاق می افتد. با مولایتی شدن در محل پیش از تست، پیش پخت در دمای ۱۵۰۰ درجه انجام می شود و نرم شوندگی حتی در دماهای ۱۶۵۰-۱۷۰۰ درجه در جرم ریختنی دیده نخواهد شد. در همه آنها، جرم ریختنی خواص خوبی به ما می دهد و با توجه به درصد ۸٪ میکروسیلیس و افزایش آن در مقایسه با

جرم ریختنی دیرگداز کم سیمان (شکل ۵ و ۶) است. خواص این جرم ریختنی ها به جز جرم حاوی میکروسیلیس و راکتیوآلومینا، هرچیزی دیگری باید ثابت بماند. توزیع اندازه ذرات ثابت است (با جایگزینی میکروسیلیس توسط راکتیوآلومینا)، افزودن آب (بر حسب vol٪) ثابت بوده و مواد اولیه ثابت است.

همانطور که در شکل ۸ تا ۱۰ می بیند حداقل درصد میکروسیلیس ۴٪ بوده که اثر تشکیل فاز مولایت مشهود می شود. ممکن است فقط به دلیل کاهش مولایت نباشد که با پایین آمدن درصد میکروسیلیس تشکیل نشود که این مورد مربوط سینتیک بازدارندگی آن است.

توضیح دیگری که برای باندینگ دانه های آلومینا وجود دارد این است که درصد اندکی مولایت نیاز است. مورد دیگر، شکل ۱۰ است که به ما میگوید ممکن است جایگزینی میکروسیلیس با راکتیوآلومینا ایده جالبی حداقل در جرم ریختنی برپایه فیوزدآلومینا سفید نباشد. با مواد اولیه آلومینوسیلیکاتی، تصویر ممکن است واضح نباشد اما این موارد بصورت مفصل بحث خواهند شد.



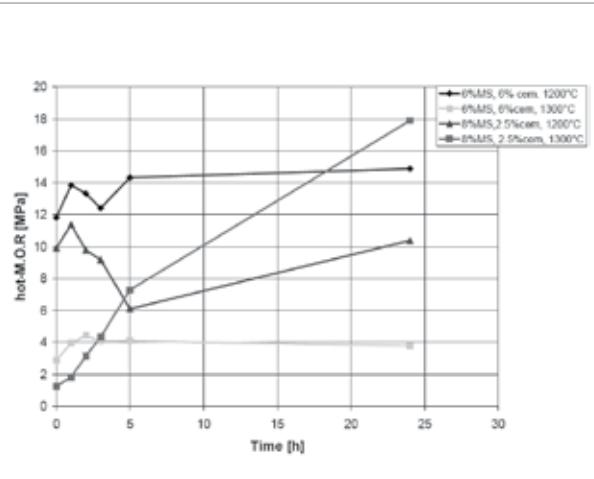
شکل ۹- خواص مکانیکی RUL برای جرم ریختنی فوق کم سیمان برپایه فیوزدآلومینا با ۵٪ سیمان و ۸٪ میکروسیلیس بر حسب عملیات حرارتی.

از نظر تئوری پری تکتیک فقط با ۰/۵٪ میکروسیلیس ایجاد می شود و فاز مولایت باید از اضافه آن تشکیل شود. با این حال، درصد بالایی از آن عموماً شناسایی نمی شود و احتمالاً مربوط به سد سینتیکی است.

وابستگی شدید HMoR به درصد میکروسیلیس در دمای ۱۵۰ درجه سانتیگراد در شکل ۸ دیده می شود و احتمالاً اثر ذوب شدن فاز پری تکتیک هست. با این حال، نقطه ذوب از نظر تئوری ۱۵۱۲ درجه سانتیگراد است، اما بررسی نشان داد که درصد مشخصی ناخالصی مثل قلیایی ها وجود دارند که نقطه ذوب پایین تر می آید.

نقطه ذوب حدود ۱۵۰۰ درجه سانتیگراد می باشد. با افزایش گرمایش، این مذاب به مولایت حمله ور می شود و از همه مهمتر رسوبات حجیم برای حفظ استحکام در دماهای بالا پایدار می مانند.

ماهیت برگشت ناپذیر تشکیل مولایت باید در نظر گرفته شود و نرم شوندگی در دمای ۱۳۰۰ درجه سانتیگراد فقط یک پدیده فراپایدار برای تشکیل فاز مولایت است. این امر در شکل ۹ نشان داده شده است.



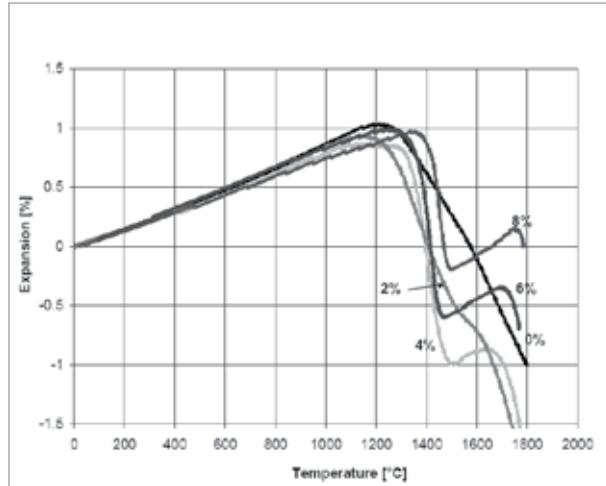
شکل ۱۱- دیرگداز ریختنی برپایه بوکسیت HMoR برحسب زمان.

استحکام کمی برحسب زمان داشته و از ۱۲۰۰ به ۱۳۰۰ درجه سانتیگراد افت پیدا می‌کند.

در حالیکه با ۲/۵٪ سیمان و ۸٪ میکروسیلیس در دمای ۱۳۰۰ درجه سانتیگراد نسبت به زمان شدیدتر است. در طی ساعت اولیه، جرم ریختنی ۲/۵٪ سیمان از جرم ریختنی ۶٪ سیمان به دلیل تشکیل فاز مایع نسبت به فاز مولایت ضعیفتر است. این مورد در دمای حدوداً کمتر از ۱۰۰ درجه سانتیگراد در سیستم آلومینای ذوبی سفید طبق بالا تشریح شده ولی در اصل واکنش‌های یکنواخت اتفاق می‌افتد.

اگر جرم ریختنی نیاز به تشکیل فاز مولایت داشته باشد، فاز مایع تشکیل می‌شود و از این مایع مولایت استحکام بخشی رسواب می‌کند. نوعاً بسیاری از جرم‌های ریختنی دیرگداز برپایه نسبت سیمان به میکروسیلیس ۱ هست (۶٪ سیمان به علاوه ۶٪ میکروسیلیس) و استاندارد آزمون HMoR برای اکثر کشورها به مدت ۳ یا ۵ ساعت پخت انجام شده و ممکن است انتخاب ۶٪ سیمان به علاوه ۶٪ میکروسیلیس راحت تر از ۲/۵٪ سیمان به علاوه ۸٪ میکروسیلیس است. پس از ۲۴ ساعت پیش پخت، فاز مولایت کاملاً تشکیل می‌شود.

شکل ۱۲ HMoR جرم ریختنی بوکسیتی با ۶/۳٪ و ۹٪ میکروسیلیس و ۶٪ سیمان نشان داده شده و همچنین با



شکل ۱۰- خواص مکانیکی RUL جرم ULCC پخت در دمای ۱۰۰۰ درجه سانتیگراد به مدت ۲۴ ساعت. بخشی از میکروسیلیس جرم ریختنی با راکتیوآلومینا جایگزین شده است. درصد میکروسیلیس در منحنی بعدی نشان داده شده است.

جرم‌های ریختنی برپایه اگریگیت بوکسیت:

نمونه‌ها برپایه مواد اولیه خالص مثل فیوزدآلومینا سفید ساخته شد. مواد اولیه طبیعی معمولاً مورد استفاده قرار می‌گیرند که جالب بینیم چطور اجزای ناخواسته بروی تشکیل فاز مولایت و استحکام اثر می‌گذارند.

سپس، سری‌های مخلوط برپایه بوکسیت آماده سازی شده است. ترکیبات شیمیایی در جدول ۳ در بخش پیوست آمده است.

جرم ریختنی دیرگداز برپایه اگریگیت بوکسیت بوده اما با فاز باندینگ میکروسیلیس و سیمان به همراه کلساینده آلومینا و Calgon (SHMP) فیوزدآلومینا میکرونیزه می‌باشد. افزودنی (Bentonite) دیسپرسانت (پراکنده ساز) استفاده می‌شود.

شکل ۱۱، توسعه HMoR برحسب زمان برای دو ترکیب شیمیایی در دمای ۱۲۰۰ درجه سانتیگراد و ۱۳۰۰ درجه سانتیگراد را نشان می‌دهد.

ترکیب شیمیایی برای تشکیل فاز مولایت باید: ترکیبی از ۶٪ میکروسیلیس و ۶٪ سیمان باشد. جرم ریختنی با ۶٪ سیمان

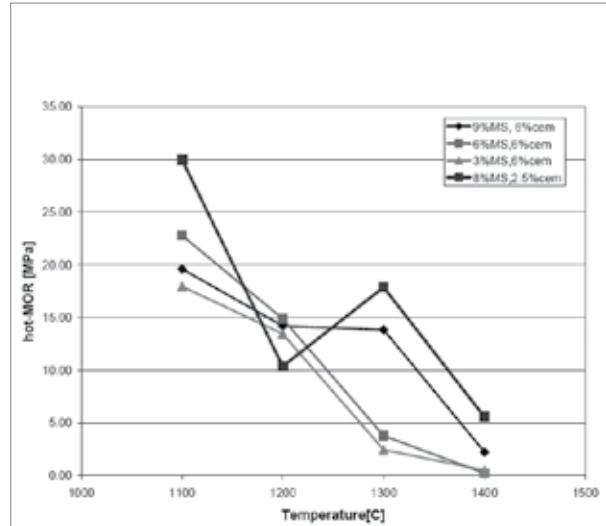
میکروسیلیس به علاوه ۲/۵٪ سیمان بر حسب دما می‌باشد. انتخاب ترکیب ۶٪ سیمان به علاوه ۶٪ میکروسیلیس بهترین نبوده به شرطی که استحکام گرم در شکل ۱۲ مورد آزمون قرار گرفته است. مگر اینکه درصد بیشتر از ۶٪ میکروسیلیس استفاده شود، علامتی از خواص استحکام بخشی توسط تشکیل فاز مولایت دیده نشده است.

طبق مکانیزم تعریف شده برای جرم ریختنی برپایه فیوزدآلومینا سفید در این ارائه تشریح شده اما در دمای کمتر از سیستم خالص ۱۰۰۰ درجه سانتیگراد است. بهترین نتایج توسط کاهش درصد سیمان و ثابت نگهداشت درصد میکروسیلیس بوده است. در اینجا ۲/۵٪ سیمان با ۸٪ میکروسیلیس مورد استفاده قرار گرفته است.

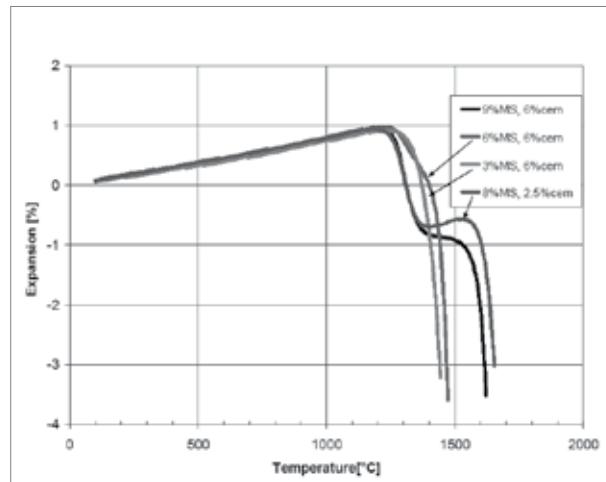
آزمون دیرگذاری تحت بار (RUL) اغلب برای دسترسی به دیرگذاری ماده استفاده می‌شود. اندازه‌گیری استحکام RUL (HMOR) ابزار مفیدی است. شکل ۱۳ خواص مکانیکی RUL جرم ریختنی شکل ۱۲ را نشان می‌دهد. همه نمونه‌ها در دمای ۱۰۰۰ درجه سانتیگراد به مدت ۲۴ ساعت برای انجام تست RUL لازم است. بدیهی است که همه نمونه‌ها بین دمای ۱۲۰۰ درجه سانتیگراد و ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد نرم می‌شود اما برای جرم ریختنی با بیش از ۶٪ میکروسیلیس حدود ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد در ابتدا افت پیدا می‌کند.

این الگو برای جرم ریختنی با استحکام بخشی فاز مولایت بوده و تشکیل مولایت برگشت ناپذیر است، تغییرات بیشتر پیش پخت مشخصاً پدیدار می‌گردد، می‌توانید در شکل ۱۴ و ۱۵ ببینید.

برای جرم ریختنی کم سیمان برپایه فیوزدآلومینا سفید، مقرر شده که پیش پخت در دماهای بالای کمتر از دمای انجماد فاز مایع (شکل ۱۵) می‌باشد و توضیح اینکه تشکیل فاز مولایت خیلی سریع به تعادل می‌رسد و باندینگ توسط فاز مایع در سیمان بمنظور رسیدن به تعادل مورد حمله قرار می‌گیرد. این توضیح طبق نتایج شکل ۱۴ است. دلیل اینکه چرا جرم ریختنی دیرگذار با درصد سیمان کمتر تمایل چندانی نداشته



شکل ۱۲- جرم ریختنی دیرگذار برپایه بوكسیت HMOR بر حسب دما. جرم در دمای تست به مدت ۲۴ ساعت پخت شده است.



شکل ۱۳- خواص مکانیکی RUL جرم ریختنی بر حسب میکروسیلیس و درصد سیمان. نمونه‌ها در دمای ۱۰۰۰ درجه به مدت ۲۴ ساعت پیش پخت شده اند.

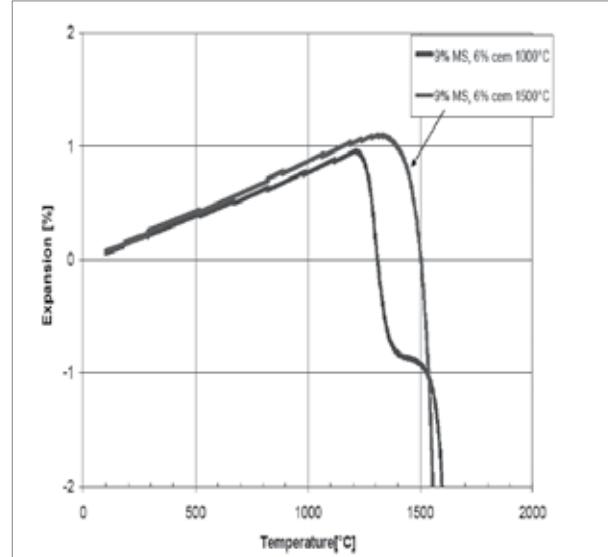
(شکل ۱۵) و احتمالاً بهترین توضیح با درصد این فاز مایع حمله کننده قابل انجام باشد. هر چه درصد فاز مایع کمتر، درصد تشکیل باند مولایت بیشتر و کمتر مورد حمله قرار می‌گیرد.

نتیجه گیری:

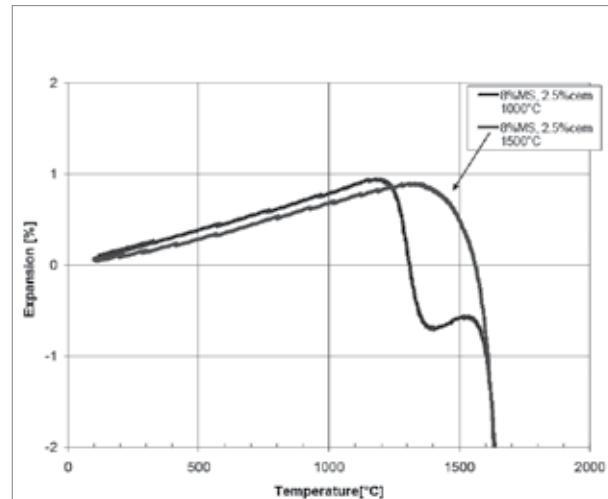
هدف از این مقاله این است که دلیل رفتار حرارتی جرم ریختنی را بتوان پیدا کرد و از تفسیر دقیق اصول اساسی مثل دیاگرام فازها بتوان استفاده کرد. این تفسیر همیشه ساده نیست و اینکه با توجه به نیزه‌گ برخی افراد، استفاده درست بیشتر به هنر تبدیل شده است.

همچنین درنتیجه کاربرد میکروسیلیس در جرم ریختنی آلمینا بالا وابستگی شدیدی به دانش فنی مناسب دارد. اختلاف فاحش در رفتار فقط با تغییرات اندکی در نسبت سیمان به میکروسیلیس می‌توان دید. باستی، روندها به سمت پیشرفت راه حل‌های بهینه در نظر گرفته شود و با حداقل میکروسیلیس درصد مناسبی سیمان بدست آوریم. اکثر شرایط به ذوب سریع کمک می‌کنند.

تشکیل فاز مولایت شدیداً مورد اهمیت است و مولایت یکی از عوامل مهم زمانیکه استحکام گرم سیستم آلمینوسیلیکاتی در نظر گرفته شده باشد. نیازی به نتایج بهینه نیست چون پایداری و تشکیل فاز اهمیت دوچندانی دارد. نتایج نشان داد و مکانیزم‌های پیشنهادی فقط برای سیستم‌های بوکسیتی و فیوزدآلومینا است و کاملاً مواد اولیه خاصی باید استفاده شود. مواد گروه سیلیمانیت خیلی مهم اند اما احتمالاً سیستم آلمینا بالا در حد تئوری این گروه را نیاز دارد.



شکل ۱۴- خواص مکانیکی RUL جرم ریختنی برپایه بوکسیت با ۹٪ میکروسیلیس و ۶٪ سیمان بر حسب دمای پیش پخت. به مدت ۲۴ ساعت در دمای ۱۰۰۰-۱۵۰۰ درجه سانتیگراد.



شکل ۱۵- خواص مکانیکی RUL جرم ریختنی برپایه بوکسیت با ۸٪ میکروسیلیس و ۲.۵٪ سیمان بر حسب دمای پیش پخت به مدت ۲۴ ساعت در دمای ۱۰۰۰-۱۵۰۰ درجه سانتیگراد.

Table 1: No/ultralow-cement castables. q-value = 0.25

Microsilica/reactive alumina ratio (vol%)	100/0	75/25	50/50	25/75	0/100
Weight %					
Alphabond (hydraulic alumina)	0.5	0.5	0.5	0.5	0.5
Cement CAC 71% Alumina	0.5	0.5	0.5	0.5	0.5
White fused alumina					
micron -74	20	19.5	19.5	19	19
0-0.4mm	22	21.5	21	21	20.5
0.5-3mm	32	31.5	31	30.5	30
2-4mm	10	10	9.5	9.5	9.5
microsilica	8	6	4	2	0
Reactive alumina, BET 7.5m ² /g, D ₅₀ = 0.8Ym	0	3.5	7	10.5	13.5
Calcined alumina BET 0.8m ² /g, D ₅₀ = 4.5Ym	7	7	7	6.6	6.5
Citric acid (retarder)					0.03
Darvan 811D (deflocculant)	0.05	0.05	0.05	0.05	0.05
Water (13 vol%)	4.10	4.02	3.97	3.92	3.85

Table 2: Low-cement castables with 6% cement. q-value = 0.25

(%Microsilica/reactive alumina ratio (vol	100/0	75/25	50/50	25/75	0/100
Weight %:					
Cement CAC 71% Alumina	6	6	6	6	6
White fused alumina					
micron -74	15	14.5	14.5	14	14
0-0.4mm	22	21.5	21	21	20.5
0.5-3mm	32	31.5	31	30.5	30
2-4mm	10	10	9.5	9.5	9.5
microsilica	8	6	4	2	0
Reactive alumina, BET 7.5m ² /g, D50= 0.8Ym	0	3.5	7	10.5	13.5
Calcined alumina BET 0.8m ² /g, D50= 4.5Ym	7	7	7	6.5	6.5
(Citric acid (retarder		0.03	0.03	0.05	0.05
(Darvan 811D (deflocculant	0.05	0.05	0.05	0.05	0.05
(%Water (13 vol	4.15	4.10	4.05	3.96	3.93

Table 3: Bauxite-based castable compositions

Sample number	9% MS 6% cem	6%MS 6%cem.	3% MS 6% cem.	8% MS 2.5% cem
Chinese Bauxite: 1-4mm	35	35	35	35
% Chinese Bauxite: 0-1mm	30	30	30	30
% White Fused Alumina: -74micron	17	17	17	17
% Cement :CAC 71% Alumina	6	6	6	2.5
%(Microsilica 971U (Elkem Materials	9	6	3	8
Calcined alumina BET 0.8m ² /g, D50= 5Ym	3	6	9	7.5
(Additive (SHMP	0.2	0.2	0.2	0.2
Citric acid	0	0	0.1	0
%water wt	5	5	5	5