

بررسی تاثیر افزودنی اکسید مس بر روند زینترینگ، ریز ساختار و هدایت پروتونی ترکیب زیرکونات باریم

زهراء شرافت^{۱*} و محمد حسین پایدار^۲

چکیده

در این پژوهش، تاثیر افزودن ۲ درصد وزنی اکسید مس بر رفتار زینترینگ، ریز ساختار نهایی و هدایت پروتونی ترکیب خالص زیرکونات باریم مورد بررسی قرار گرفته است. ترکیب زیرکونات باریم حاوی ۲ درصد وزنی اکسید مس به روش سنتز در فاز جامد و از مواد اولیه‌ی کربناتی و اکسیدی تهیه شد. بمنظور بررسی ساختار کربستالی فاز سنتز شده از روش تجزیه‌ی XRD استفاده شد. عملیات زینترینگ نمونه‌های خامی که به روش فشردن در قالب، تهیه شده بودند، در محدوده‌ی دماهی ۱۳۰۰ تا ۱۵۰۰ درجه‌ی سانتیگراد و به مدت ۵ تا ۲۰ ساعت انجام گرفت. بررسی ریز ساختار نمونه‌ها بمنظور تعیین کیفی اندازه‌ی تخلخل‌های بر جامانده و اندازه‌ی تقریبی دانه‌ها، با استفاده از تصویر برداری به روش SEM از سطح مقطع شکست نمونه‌ها انجام گرفت. هدایت پروتونی ترکیبات سنتز شده پس از انجام عملیات زینترینگ در اتمسفر احیا کننده (مرطوب و خشک) و با استفاده از روش تجزیه‌ی امپدانس تعیین گردید. نتایج این پژوهش نشان دادند که کاربرد افزودنی اکسید مس نقشی بسیار موثر در کاهش دماهی زینترینگ و رشد دانه‌های ترکیب زیرکونات باریم دارد؛ به گونه‌ای که در حضور ۲ درصد اکسید مس، دماهی زینترینگ ترکیب یاد شده تا حدود ۱۴۰۰ درجه‌ی سانتیگراد کاهش یافته و اندازه‌ی دانه‌های آن بیش از ۵ برابر افزایش می‌یابد. این نتایج همچنین، نشان دادند که کاربرد افزودنی اکسید مس، به دلیل تاثیر قابل ملاحظه بر رشد دانه‌ها، بر افزایش هدایت پروتونی نیز تاثیری مثبت دارد.

واژه‌های کلیدی: هادی‌های پروتونی سرامیکی، ساختار پروسکایت، هیدروژن، زیرکونات باریم، کمک زینتر.

۱- دانشجوی دکترا، بخش مهندسی مواد دانشگاه شیراز.

۲- دانشیار بخش مهندسی مواد دانشگاه شیراز.

*- نویسنده‌ی مسئول مقاله: zsherafat@shirazu.ac.ir

کمک ذوب در بهبود قابلیت زینتر شدن ترکیب زیرکونات باریم به وسیله افراد گوناگونی مورد بررسی قرار گرفته است [۱۱-۱۵]. با استفاده از کمک ذوب، دمای زینترینگ کاهش یافته و نمونه هایی با دانسیته بالا تولید می شوند. افزون بر این، حضور کمک ذوب سبب رشد دانه ها نیز می شود. بابیلو (Babilo) و هیل (Haile) [۱۴]، تائو ZnO (Tao) و ایروین (Irvine) [۱۵]، نشان دادند که موثرترین کمک ذوب برای چگال کردن ترکیب زیرکونات باریم می باشد. اکسید فلزهای انتقالی مانند CuO و NiO که بسیار شبیه ZnO می باشند نیز تاثیری مشابه بر بهبود قابلیت زینتر شدن ترکیب زیرکونات باریم دارند. با توجه به این موضوع در این پژوهش، از CuO به عنوان کمک ذوب استفاده شده و تاثیر افزودن آن بر رفتار زینترینگ، ریز ساختار نهایی و هدایت پروتونی ترکیب زیرکونات باریم مورد بررسی قرار گرفته است.

مواد و روش انجام پژوهش

بمنظور تولید ترکیب هادی پروتون (BZY20) به گونه های خالص و در حضور افزودنی اکسید مس از روش سنتز در فاز جامد استفاده شد. بدین منظور از پودرهای کربنات باریم (BaCO₃)، اکسید زیرکونیوم (ZrO₂)، اکسید یتریوم (Y₂O₃) و اکسید مس، همگی با خلوص ۹۹/۹ درصد و ساخت شرکت مرک، به عنوان مواد اولیه استفاده شد. مراحل و چگونگی تهیه ترکیبات مورد نیاز در شکل ۱ مشخص شده است. همان گونه که در این شکل آورده شده، نخستین مرحله از فرآیند تولید، مخلوط سازی مواد اولیه می باشد. در این راستا، عملیات مخلوط سازی با بکار گیری یک دستگاه آسیاب گلوله ای و در محیط تر (2-propanol) و با استفاده از گلوله های زیرکونیایی با قطر ۲ و ۵ میلی متر و در مدت زمان ۲۴ ساعت انجام شد. در ادامه، دوغاب بدست آمده از عملیات آسیاب کاری در دمای ۸۰ درجه سانتیگراد خشک شد و پودر بدست آمده در بازه دمایی ۹۰۰ تا ۱۴۰۰ درجه سانتیگراد و به مدت ۵ ساعت کلسینه گردید. برای انجام آزمون اشعه ایکس، بمنظور تعیین ترکیب و ساختار بلوری پودرهای تولیدی (پس از کلسینه شدن)، از دستگاه XRD

پیشگفتار

در سال های اخیر، مواد سرامیکی هادی پروتون بسیار مورد توجه قرار گرفته و تلاش های بسیاری در مورد یافتن مواد سرامیکی با قابلیت هدایت یون پروتون، صورت گرفته است. دلیل این امر قابلیت کاربرد این مواد در پیلهای سوختی دما بالا، جدا کننده های هیدروژن، الکترولیزورهای بخار آب و سنسورهای هیدروژن می باشد. در میان مواد سرامیکی به گونه هی عمده ترکیبات اکسیدی با ساختار پروسکایت که ماده ای افزودنی به آن ها افروده شده، در اتمسفر دارای هیدروژن، هدایت پروتونی از خود نشان می دهد که از آن جمله می توان به ترکیباتی مانند: BaCeO₃ [۱]، BaZrO₃ [۲-۴] و SrTiO₃ [۶-۸] و CaZrO₃, SrZrO₃ [۹] اشاره کرد. در بین این ترکیبات، ترکیب زیرکونات باریم حاوی ماده ای افزودنی، بسیار مورد توجه قرار گرفته است. این ترکیب خواص مکانیکی و پایداری شیمیایی مطلوبی از خود نشان می دهد، اما به دلیل این که هدایت پروتونی کل آن پایین است کاربردهای آن توسعه نیافتد است. هدایت پروتونی پایین این ترکیب ناشی از ویژگی دیرگذاری آن (قابلیت زینتر شدن ضعیف) و مقاومت بسیار بالای مرزدانه های آن می باشد. به دلیل قابلیت زینتر شدن ضعیف ترکیب زیرکونات باریم، تولید نمونه هایی با دانسیته بالا و اندازه های نسبتاً بزرگ، بسیار دشوار است. در عمل، برای تهیه کردن نمونه های کاملاً چگال زیرکونات باریم، به دماهای زینترینگ بالا، زمان های زینترینگ طولانی و پودرهایی با ابعاد نانومتری نیاز خواهد بود. دمای زینترینگ بالا سبب خروج مقداری باریم از ترکیب شده و استوکیومتری ترکیب به هم خورده و همین امر سبب کاهش هدایت پروتونی می گردد [۱۰-۱۱]. افزون بر این، به دلیل رشد ناکافی دانه ها در حین زینتر کردن، دانسیته های مرزدانه در نمونه های تولیدی بالاست و از آن جایی که هدایت مرزدانه های این ترکیب بسیار پایین است، هدایت کل بسیار پایین خواهد بود. با بهبود قابلیت زینتر شدن این ترکیب و تولید نمونه هایی با دانسیته بالا و اندازه های بزرگ، هدایت پروتونی کل بهبودی چشم گیر می باشد. یکی از روش های بهبود قابلیت زینتر شدن، استفاده از کمک ذوب می باشد. تاثیر استفاده از

همان‌گونه که در این شکل مشاهده می‌شود، در فرآیند سنتز ترکیب خالص BZY20 در فاز جامد، عملیات تشویه در دمای ۱۱۰۰ درجه‌ی سانتیگراد سبب تشکیل کامل ساختار بلوری پروسکایت می‌گردد. نتایج این پژوهش نشان دادند که در دماهای پایین‌تر نیز امکان تشکیل این ساختار وجود داد، اما با توجه به وجود فازهای ناخالصی که به گونه‌ی عمدۀ کربنات باریم باقی‌مانده می‌باشد، دمای ۱۱۰۰ درجه‌ی سانتیگراد، که کمترین دمایی است که در آن اثری از کربنات باقی‌مانده مشاهده نشده و ساختار بلوری کامل پروسکایت شکل می‌گیرد، به عنوان دمای بهینه عملیات تشویه بمنظور تولید ترکیب BZY20 به روش سنتز در فاز جامد تعیین گردید. در واقع، افزایش دمای عملیات تشویه بیش از ۱۱۰۰ درجه‌ی سانتیگراد تاثیری بر ساختار بلوری نهایی نداشته و تنها سبب افزایش اندازه‌ی بلورها می‌گردد.

در شکل ۲، الگوی پراش اشعه‌ی ایکس ترکیب BZY20 حاوی ۲ درصد وزنی CuO که در دو دمای ۹۰۰ و ۱۱۰۰ درجه‌ی سانتیگراد کلسینه شده‌اند نیز ارایه شده است. همان‌گونه که در این شکل دیده می‌شود، حضور ۲ درصد ترکیب اکسید مس به عنوان کمک زینتر تاثیری در نوع ساختار کریستالی شکل گرفته نداشته است، در حالی که ساختار کریستالی پروسکایت به گونه‌ی کامل تشکیل شده است. حضور فاز ثانویه‌ای نیز به عنوان ناخالصی قابل تشخیص نمی‌باشد. نکته‌ی دیگری که با توجه به این نتایج قابل برداشت می‌باشد، آن است که در حضور ترکیب افزودنی (کمک زینتر) دمای تشکیل ساختار بلوری پروسکایت همانند ترکیب خالص BZY20، در بازه‌ی ۱۰۰۰ تا ۱۱۰۰ درجه‌ی سانتیگراد قرار دارد. اگرچه در دمای ۹۰۰ درجه‌ی سانتیگراد نیز این ساختار بخوبی تشکیل شده است.

رفتار زینترینگ

شکل ۳، تاثیر افزودنی اکسید مس بر چگالی نسبی نمونه‌های زینتر شده را در دمای ۱۵۰۰ درجه‌ی سانتیگراد و زمان ۲۴ ساعت نشان می‌دهد. همان‌گونه که مشاهده می‌شود، افزودن اکسید مس، تاثیر چشم‌گیری بر چگالی نمونه‌ها دارد، به گونه‌ای که در حضور اکسید مس چگالی

مدل Rigaku Rint 2500 استفاده شد. بمنظور تولید نمونه‌های خام از فرآیند فشرده سازی در قالب استفاده گردید. این عملیات با اعمال فشاری در بازه‌ی ۱۰۰ تا ۲۰۰ مگاپاسکال انجام شد. زینترینگ نمونه‌های خام در محدوده‌ی دمایی ۱۳۰۰ تا ۱۵۰۰ درجه‌ی سانتیگراد و در بازه‌ی زمانی ۵ تا ۲۴ ساعت انجام گرفت (در مواردی نیز از زینترینگ نمونه‌های خالص BZY20، استفاده شد). بمنظور تعیین کیفیت نمونه‌های تولیدی، دانسیته‌ی آن‌ها به روش ارشمیدس تعیین گردید. اندازه‌ی دانه‌ها و میزان تخلخل‌های باقی‌مانده نیز با استفاده از تصویر برداری میکروسکوپی (SEM) از مقاطع شکست نمونه‌ها تعیین شد. هدایت پروتونی نمونه‌های زینتر شده در اتمسفر احیا کننده (مخلوط گاز هیدروژن و آرگون بمنظور تولید محیطی با فشار جزیی اکسیژنی کمتر از 10^{-18} atmسفر)، در شرایط مرتبط (با فشار جزیی رطوبت معادل ۰/۰۳ atmسفر) و خشک و در بازه‌ی دمایی ۲۵۰ تا ۶۰۰ درجه‌ی سانتیگراد بررسی شد. بدین منظور از یک دستگاه پتانسیواستات-گالوانوستات مدل ۱۲۸۷ و یک دستگاه آنالیزور امپدانس مدل ۱۲۵۵ با محدوده‌ی فرکانس ۰/۰۱ Hz تا ۱۳ MHz ساخت شرکت سولاترون استفاده شد.

نتایج و بحث

روش تعزیزی XRD

در این پژوهش، شناسایی و تعیین ساختار بلوری ترکیبات سنتز شده با استفاده از نتایج تجزیه‌ی اشعه‌ی ایکس انجام شد. از نتایج این تجزیه هم‌چنین، بمنظور تعیین کمترین دمای عملیات تشویه برای دستیابی به ساختار بلوری مورد نظر استفاده شد. بدین منظور، مخلوط پودری ترکیبات اولیه در دماهای گوناگون (به گونه‌ی عده در بازه‌ی دمایی ۸۰۰ تا ۱۱۰۰ درجه‌ی سانتیگراد) تشویه و مواد بدست آمده از این عملیات مورد آزمون XRD قرار گرفتند. در شکل ۲، نتایج این تجزیه در راستای تولید ترکیبات مورد نظر در این پژوهش (ترکیب CuO به شکل خالص و همراه با ترکیب BZY20 به عنوان کمک زینتر) اریه شده است.

زمان زینترینگ تغییری محسوس در چگالی ایجاد نمی‌شود. نقطه‌ی شروع اشباع شدن، تعیین کننده‌ی زمان بهینه‌ی زینترینگ در دمای مورد نظر می‌باشد. در نمودار شکل ۵ نیز چنین روند مشاهده می‌شود و بنظر می‌رسد که دمای ۱۴۰۰ درجه‌ی سانتیگراد، زمان بهینه‌ی زینترینگ، ۲۴ ساعت است و چگالی نمونه‌های زینتر شده در این مدت زمان در حد قابل قبولی است.

تمامی نتایج بدست آمده (شکل‌های ۳ تا ۵) نشان دهنده‌ی این است که افزودن اکسید مس سبب بهبود قابلیت زینتر شدن ترکیب BZY20 می‌شود.

شکل ۶، تغییرات چگالی نسبی را بر حسب فشار اعمال شده در حین فرآیند فشرده سازی، بمنظور ساخت دیسک خام اولیه، نشان می‌دهد. همان‌گونه که مشاهده می‌شود، با افزایش فشار اعمال شده در یک شرایط زینترینگ ثابت، چگالی نسبی افزایش یافته است. در واقع، با افزایش فشار، چگالی خام نمونه‌ها قبل از عملیات زینترینگ افزایش یافته و این موضوع می‌تواند سبب افزایش چگالی نهایی نمونه‌ها گردد.

بررسی‌های ریزساختاری

بمنظور تایید نتایج اندازه‌گیری دانسیته‌ی نمونه‌های فرآوری شده و همچنین، تعیین میانگین اندازه‌ی دانه‌ها، تصاویری به کمک میکروسکوپ الکترونی از مقطع شکست برخی از نمونه‌های زینتر شده، تهیه و مورد بررسی قرار گرفت. در شکل ۷، برخی از تصاویر تهیه شده ارایه شده است. همان‌گونه که در این شکل به روشنی دیده می‌شود، نمونه‌ی BZY20 خالص، اگرچه در دمای ۱۶۰۰ درجه‌ی سانتیگراد و به مدت ۲۰ ساعت زینتر شده اند، اما هنوز دارای تخلخل‌های متعددی بوده و دارای ساختار چگالی نمی‌باشد. این در حالی است که در مورد نمونه‌های حاوی ۲ درصد وزنی اکسید مس، برخلاف استفاده از دمای پایین‌تر بمنظور انجام عملیات زینترینگ، ساختاری تقریباً بدون تخلخل بوجود آمده و دانسیته‌ی نمونه‌ها، همان‌گونه که اندازه‌گیری‌ها نیز نشان دادند، نزدیک به دانسیته‌ی تئوری است. نکته‌ی دیگری که از مقایسه‌ی تصاویر ارایه شده در این شکل نتیجه می‌شود، آن است که در حضور ۲ درصد وزنی اکسید مس، اندازه‌ی دانه‌ها رشد چشم‌گیری

از ۶۸ درصد چگالی تئوری به بیش از ۹۵ درصد افزایش یافته است. دلیل این موضوع می‌تواند ناشی از تشکیل فازهای میانی در حضور اکسید مس در دمای زینترینگ و فعال شدن سازوکارهای زینترینگ در حضور فاز مایع باشد که سبب تولید قطعه‌هایی چگال در دمایان نسبتاً پایین می‌گردد. با افزایش ماده‌ی افزودنی از ۱ به ۲ درصد وزنی، افزایش چندان زیادی در چگالی مشاهده نمی‌شود. با افزایش میزان اکسید مس از ۱ به ۲ درصد وزنی، سازوکار زینترینگ تغییری نخواهد کرد و تنها میزان فاز مایع تشکیل شده در حین زینترینگ افزایش خواهد یافت. بنظر می‌رسد استفاده از ۱ درصد وزنی اکسید مس برای دستیابی به چگالی بالا کافی باشد، ولی از آن جایی که افروزن بر چگالی، میزان رشد دانه‌ها نیز از اهمیتی ویژه برخوردار است، برای تهیه‌ی نمونه‌ها، ۲ درصد وزنی اکسید مس به ترکیب پایه BZY20 افزوده شد. شکل ۴، تاثیر دمای زینترینگ روی چگالی نسبی نمونه‌های دارای ۲ درصد وزنی اکسید مس که به مدت ۵ ساعت زینتر شده‌اند را نشان می‌دهد. همان‌گونه که انتظار می‌رود، با افزایش دمای زینترینگ چگالی افزایش یافته است. افروزن بر این، مشاهده می‌شود که در دمای ۱۴۰۰ درجه‌ی سانتیگراد، چگالی بیش از ۹۰ درصد چگالی تئوری می‌باشد، در حالی که برای تولید نمونه‌ی BZY20 با چگالی حدود ۹۰ درصد چگالی تئوری، عملیات زینترینگ باید در دمای ۱۷۵۰ درجه‌ی سانتیگراد یا بالاتر انجام شود [۱۶]. بنابراین، دیده می‌شود که با افزودن اکسید مس به ترکیب پایه BZY20، کاهشی چشم‌گیر در دمای زینترینگ رخ داده است که دلیل این موضوع همان‌گونه که گفته شد تغییر سازوکار زینترینگ در حضور فاز مایع می‌باشد. شکل ۵ نیز، تغییرات چگالی نسبی نمونه‌های دارای ۲ درصد وزنی اکسید مس که در دمای ۱۴۰۰ درجه‌ی سانتیگراد زینتر شده‌اند را بر حسب زمان زینترینگ نشان می‌دهد. همان‌گونه که مشخص است با افزایش زمان زینترینگ، چگالی نسبی افزایش یافته است. در بیش‌تر نمودارهای چگالی بر حسب زمان زینترینگ، شبی نمودار با افزایش زمان کاهش می‌یابد و نمودار به یک حد اشباع می‌رسد به گونه‌ای که با افزایش بیش‌تر

تفات شایان توجه در اندازه‌ی دانه‌های نمونه‌های حاوی اکسید مس و نمونه‌های بدون آن باشد. در واقع، مرزدانه‌ها نقشی موثر در تعیین مقاومت کل (یونی و الکترونیکی) نمونه‌ها دارند، به گونه‌ای که با افزایش حجم مرزدانه‌ها مقاومت کل افزایش می‌یابد. با توجه به این موضوع و از آن‌جا که در نمونه‌های حاوی اکسید مس رشدی قابل ملاحظه در اندازه‌ی دانه‌ها رخ داده است، همان‌گونه که نتایج نیز نشان می‌دهند، می‌توان انتظار داشت که هدایت کل نیز افزایش یابد.

نکته‌ی دیگری که از این نتایج برداشت می‌شود، تغییر شیبی است که در دمای بالا و تقریباً برای تمامی خطوط ارایه شده، دیده می‌شود. این تغییر در شیب ناشی از تغییر در عامل غالب در تعیین هدایت کل می‌باشد. از سوی دیگر، از آن‌جا که واکنش (۱) حرارت‌زاست، در دمای بالا عکس واکنش رخ می‌دهد و در نتیجه، رطوبت جذب شده آزاد و عیوب پروتونی که لازمه‌ی هدایت پروتونی است، از بین می‌روند. در نتیجه، در دماهای بالا جاهای خالی اکسیژن و یا حفره‌های الکترونی نقش اصلی را در تعیین هدایت کل ایفا می‌کنند که در اثر آن شیب خطوط که تابعی از سازوکار هدایت عامل غالب در هدایت کل می‌باشد نیز تغییر می‌کند.

نتیجه‌گیری

افزودن اکسید مس به مواد اولیه‌ی پودری تشکیل دهنده‌ی ترکیب BZY20 نه تنها مانع تشکیل ساختار پروسکایت و ایجاد ناخالصی نگردیده بلکه تا حدودی دمای تشویه (کمترین دمای لازم برای تشکیل ساختار پروسکایت) را نیز کاهش می‌دهد.

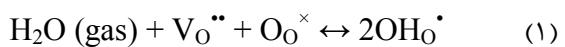
افزودن اکسید مس سبب بهبود قابلیت زینتر شدن ترکیب BZY20 می‌شود. در حضور اکسید مس به دلیل فعال شدن سازوکار زینترینگ در حضور فاز مایع، دما و زمان زینترینگ کاهش یافته و نمونه‌هایی با چگالی بیش از ۹۵ درصد چگالی تئوری (تخلخل بسیار کم) و با اندازه‌ی دانه‌ی نسبتاً درشت قابل تولید می‌باشد.

نتایج اندازه‌گیری هدایت الکتریکی در اتمسفر خشک و تر حاکی از غالب بودن هدایت پروتونی در ترکیبات BZY20 + 2wt% CuO و BZY20 می‌باشد. رشد

داشته‌اند. به گونه‌ای که که اندازه‌ی آن‌ها نسبت به اندازه‌ی دانه‌ها در نمونه‌ی خالص BZY20 (که حتی در دمای بالاتری نیز زینتر شده است) بین ۵ تا ۱۰ برابر شده است. چگالش بهتر نمونه‌ها در حضور افزودنی اکسید مس و رشد قابل ملاحظه‌ی دانه‌ها در این شرایط، ناشی از تغییر سازوکار زینترینگ از فاز جامد به زینترینگ در حضور فاز مایع می‌باشد. در حقیقت، بکارگیری ۲ درصد وزنی اکسید مس می‌تواند با تشکیل فازهایی با دمای ذوب نسبتاً پایین، شرایط را بمنظور فعال شدن سازوکار زینترینگ در حضور فاز مایع آماده کرده و سبب ارتقای دانسیته در دماهای پایین‌تر و رشد چشم‌گیر اندازه‌ی دانه‌ها شود.

هدایت پروتونی

هدایت الکتریکی (عمدتاً یونی) ترکیبات BZY20 و BZY20+2wt% CuO به گونه‌ی تابعی از دما در اتمسفر احیا کننده در محیط‌های تر و خشک در شکل ۸ نشان داده شده است. همان‌گونه که در این شکل مشاهده می‌شود، برای هر دو ترکیب در محیط تر، هدایت بالاتری اندازه‌گیری شده است. این موضوع می‌تواند، شاهدی باشد می‌توانند در هدایت کل سهیم باشند. رابطه‌ی زیر گویای همین مطلب است:



در حضور رطوبت در جاهای خالی (Vacancy) اکسیژن یون هیدرواکسید (OH^-) تشکیل می‌شود. بدین ترتیب، در ساختار کربیستالی پروتونی تشکیل می‌شود که باند مستحکمی با هیچ یک از یون‌های اکسیژن ایجاد نمی‌کند و می‌تواند آزادانه از محل یک یون به محل یون دیگر مهاجرت کند و در نهایت سبب هدایت پروتونی گردد. در نبود رطوبت جاهای خالی اکسیژن نقش اصلی را در هدایت یونی ایفا می‌کنند و با توجه به اندازه‌ی بزرگ تر آن‌ها و همچنین، متفاوت بودن سازوکار انتقال آن‌ها نسبت به پروتون، در ترکیبات هادی پروتون، در محیط‌های خشک، کاهشی در هدایت یونی کل مشاهده می‌شود.

نتایج ارایه شده در شکل ۸ همچنین، نشان می‌دهند که هر دو محیط خشک و تر هدایت کل در ترکیب حاوی اکسید مس بیش‌تر می‌باشد. دلیل این امر می‌تواند ناشی از

کشور ژاپن به انجام رسیده است، بدینوسیله از حمایت‌های افراد آن گروه بویژه دکتر نیشیمورا و دکتر کبایاشی تشکر و قدردانی می‌گردد. همچنین، از مسئولین دانشگاه شیراز بخاطر فراهم آوردن شرایط استفاده از فرست مطالعاتی تقدیر می‌شود.

منابع

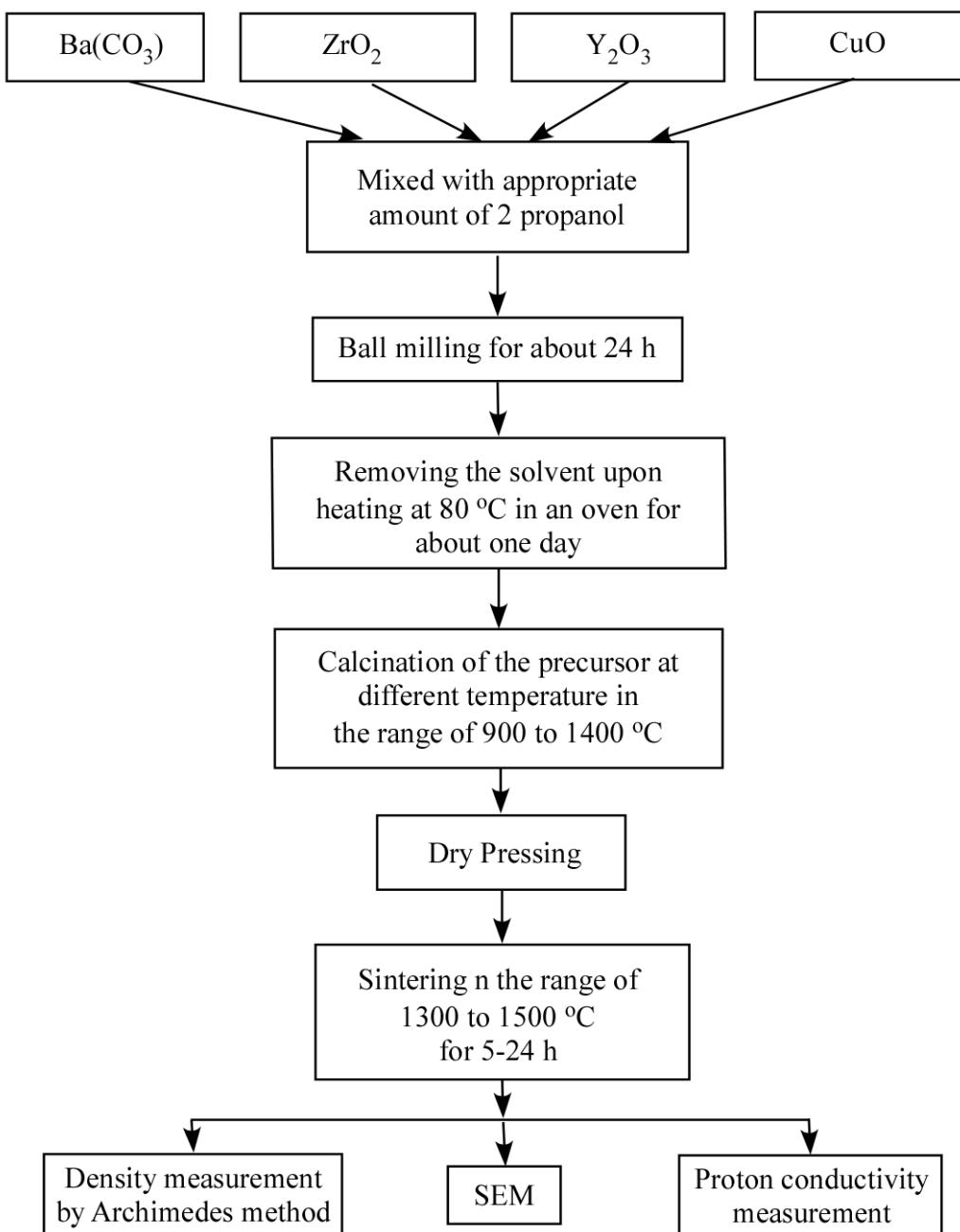
- 1- R. C. T. Slade, "The perovskite-type proton-conducting solid electrolyte $\text{BaCe}_{0.90}\text{Y}_{0.10}\text{O}_{3-\alpha}$ in high temperature electrochemical cells", Solid State Ionics, Vol. 61, pp. 111–114, 1993.
- 2- T. Norby, "Solid-state protonic conductors: principles, properties, progress and prospects", Solid State Ionics, Vol. 125, pp. 1–11, 1999.
- 3- K. D. Kreuer, "Aspects of the formation and mobility of protonic charge carriers and the stability of perovskite-type oxides", Solid State Ionics, Vol. 125, pp. 285–302, 1999.
- 4- T. Schober and H. G. Bohn, "Water vapor solubility and electrochemical characterization of the high temperature proton conductor $\text{BaZr}_{0.9}\text{Y}_{0.1}\text{O}_{2.95}$ ", Solid State Ionics, Vol. 127, pp. 351–360, 2000.
- 5- T. Fukui, S. Ohara, and S. Kawatsu, "Ionic conductivity of gadolinium-doped barium praseodymium oxide", Solid State Ionics, Vol. 116, pp. 331–337, 1999.
- 6- S. Shin, H. H. Huang, M. Ishigame and H. Iwahara, "Protonic conduction in the single crystals of SrZrO_3 and SrCeO_3 doped with Y_2O_3 ", Solid State Ionics, Vol. 40, pp. 910–913, 1991.
- 7- H. Iwahara, T. Yajima, T. Hibino, K. Ozaki and H. Suzuki, "Protonic conduction in calcium, strontium and barium zirconates", Solid State Ionics, Vol. 61, pp. 65–69, 1993.
- 8- T. Yajima, H. Kazeoka, T. Yogo and H. Iwahara, "Proton conduction in sintered oxides based on CaZrO_3 ", Solid State Ionics, Vol. 47, pp. 271–275, 1991.
- 9- N. Sata, K. Hiramoto, M. Ishigamw, S. Hosoya, N. Nijmuma and S. Shin, "Site identification of protons in SrTiO_3 : mechanism for large protonic conduction", Physics Reviews, Vol. B54, pp. 15795–15799, 1996.
- 10- P. Babilo, T. Uda and S. M. Haile, "Processing of yttrium-doped barium zirconate for high proton conductivity", Journal of Materials Research Society, Vol. 22, pp. 1322–1330, 2007.
- 11- D. Gao and R. Guo, "Structural and electrochemical properties of yttrium-doped barium zirconate by addition of CuO ", Journal of Alloys and Compounds, Vol. 493, pp. 288–293, 2010.
- 12- A. M. Azad, S. Subramaniam and T. W. Dung, "On the development of high density barium metazirconate (BaZrO_3) ceramics", Journal of Alloys and Compounds, Vol. 334, pp. 118–130, 2002.
- 13- J. S. Park, J. H. Lee, H. W. Lee and B. K. Kim, "Low temperature sintering of BaZrO_3 -based proton conductors for intermediate temperature solid oxide fuel cells", Solid State Ionics, Vol. 181, pp. 163–167, 2010.
- 14- P. Babilo and S. M. Haile, "Enhanced Sintering of Yttrium-Doped Barium Zirconate by Addition of ZnO ", Journal of the American Ceramic society, Vol. 88, pp. 2362–2368, 2005.
- 15- S. W. Tao and J. T. S. Irvine, "A Stable, Easily Sintered Proton-Conducting Oxide Electrolyte for Moderate-Temperature Fuel Cells and Electrolyzers", Advanced Materials, Vol. 18, pp. 1581–1584, 2006.
- 16- N. Ito, H. Matsumoto, Y. Kawasaki, S. Okada and T. Ishihara, "Introduction of In or Ga as second dopant to $\text{BaZr}_{0.9}\text{Y}_{0.1}\text{O}_{3-\delta}$ to achieve better sinterability", Solid State Ionics, Vol. 179, pp. 324–329, 2008.

دانه‌ای که در حضور اکسید مس اتفاق می‌افتد سبب افزایش هدایت پروتونی ترکیب BZY20 می‌گردد.

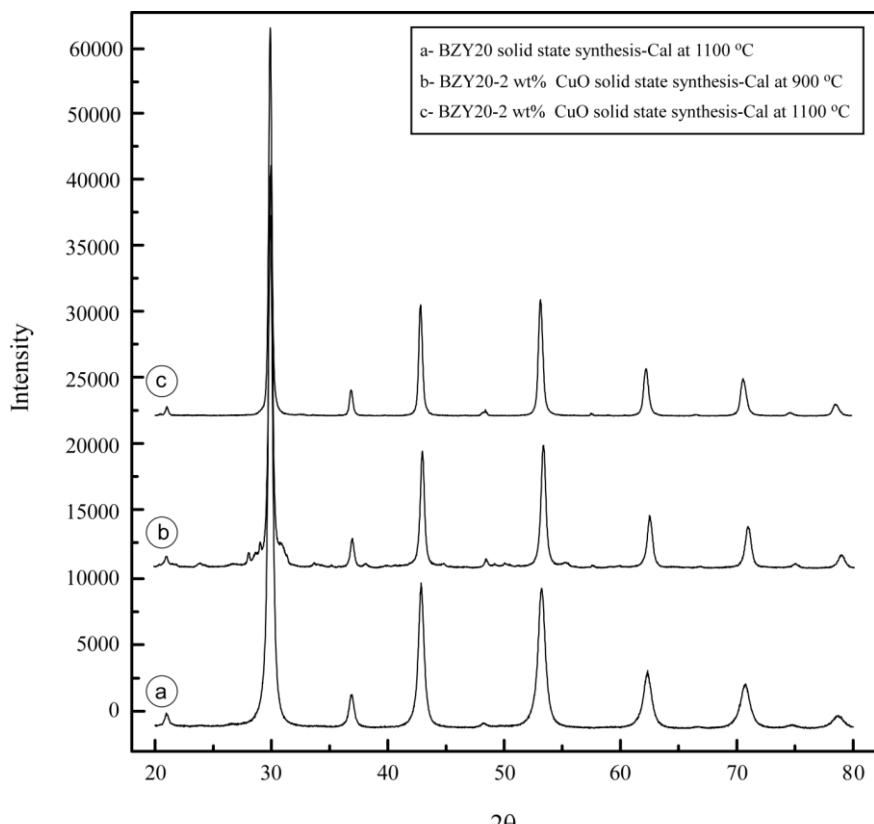
تشکر و قدردانی

از آن جا که بخشی از این پژوهش در گروه تولید و خالص سازی هیدروژن انسیتو پژوهشی مواد (NIMS)

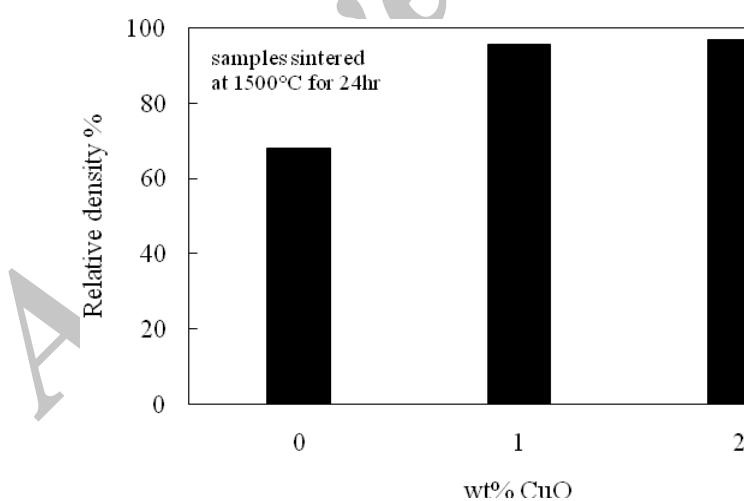
Processing of $\text{BaZr}_{0.8}\text{Y}_{0.2}\text{O}_{3-\delta}$ and $\text{BaZr}_{0.8}\text{Y}_{0.2}\text{O}_{3-\delta} + 2\text{wt\% CuO}$ compounds by Solid State Reaction method



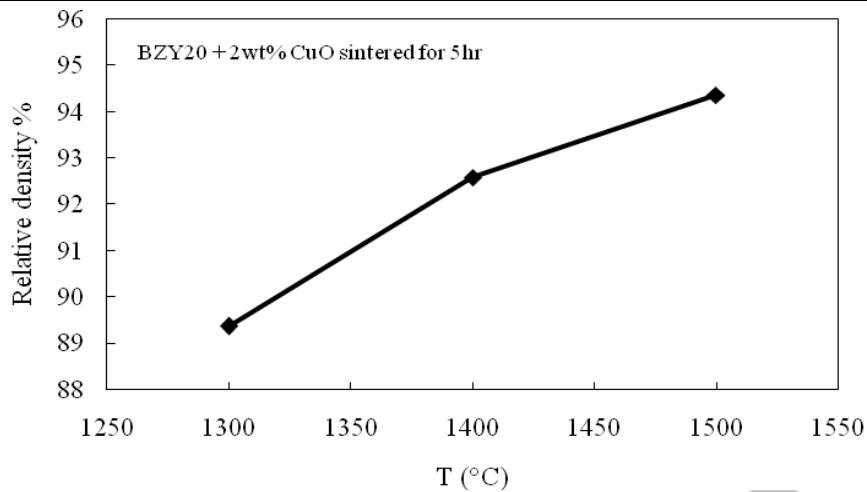
شکل ۱- فلوچارت مراحل و روش سنتز و بررسی ویژگی‌های ترکیب $\text{BaZr}_{0.8}\text{Y}_{0.2}\text{O}_{2.9}$ به صورت خالص و حاوی ۲ درصد وزنی اکسید مس.



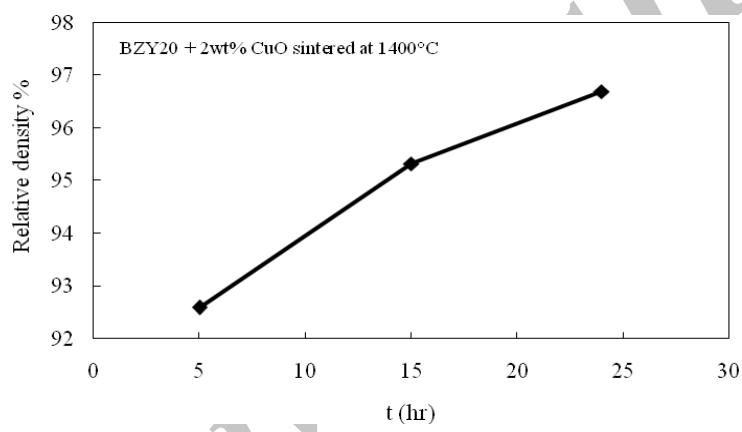
شکل ۲- الگوی پراش اشعه‌ی ایکس ترکیب $\text{BaZr}_{0.8}\text{Y}_{0.2}\text{O}_{2.9}$ بصورت خالص و حاوی ۲ درصد وزنی اکسید مس پس از سنتز و در دمای ۹۰۰ و ۱۱۰۰ درجه‌ی سانتیگراد به مدت ۵ ساعت.



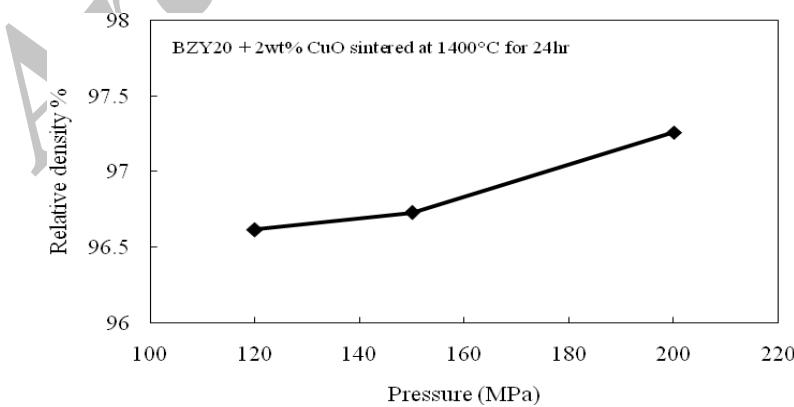
شکل ۳- تغییرات چگالی نسبی بر حسب درصد وزنی اکسید مس برای نمونه‌های زینتر شده در دمای ۱۵۰۰ درجه‌ی سانتیگراد به مدت ۲۴ ساعت.



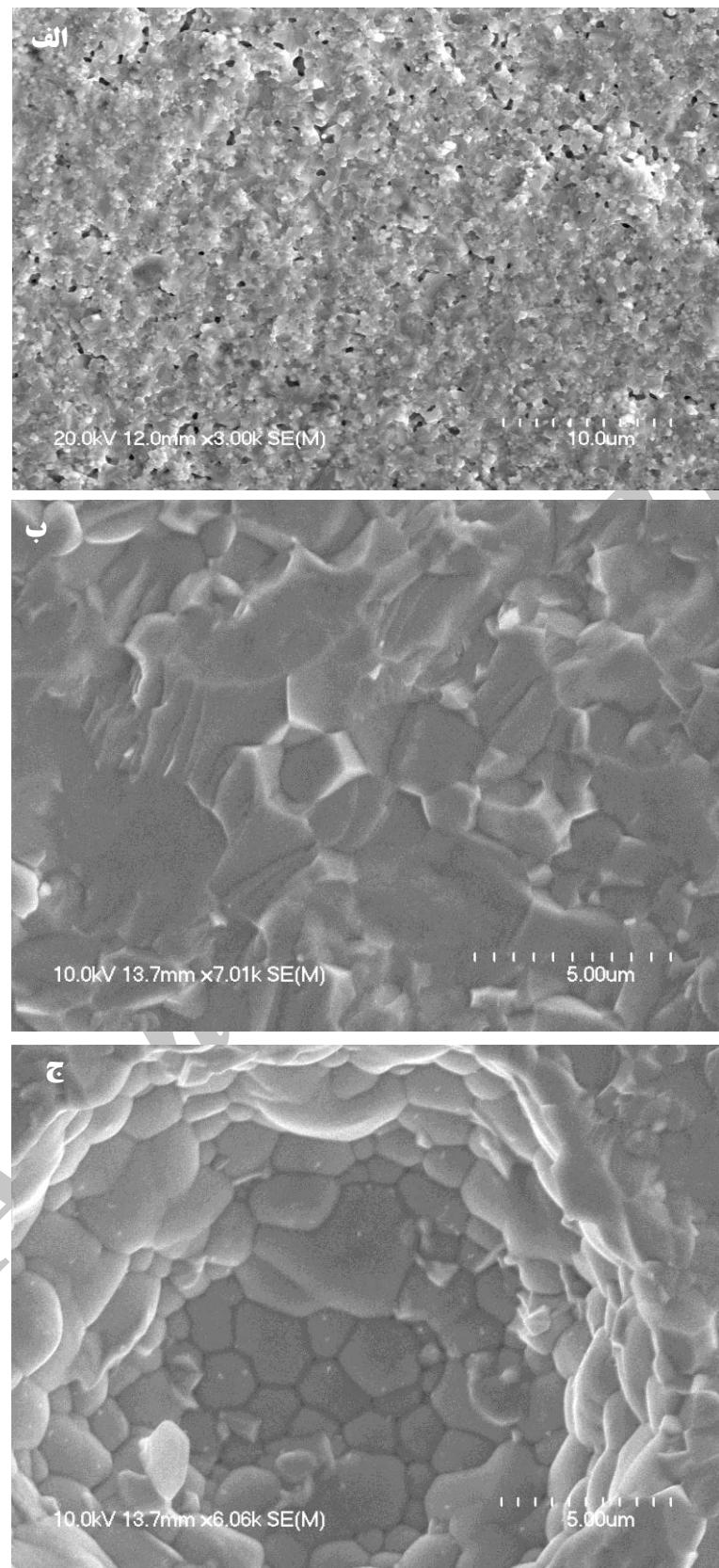
شکل ۴- تغییرات چگالی نسبی بر حسب دمای زینترینگ برای نمونه‌های حاوی ۲ درصد وزنی اکسید مس زینتر شده به مدت ۵ ساعت.



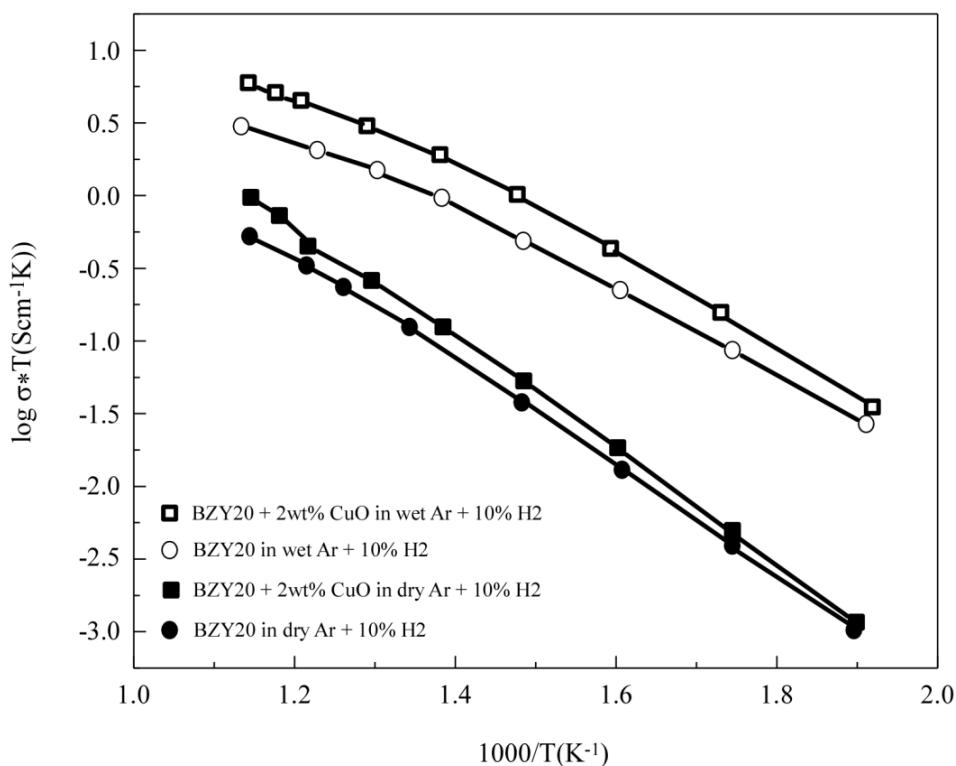
شکل ۵- تغییرات چگالی نسبی بر حسب زمان زینترینگ برای نمونه‌های حاوی ۲ درصد وزنی اکسید مس زینتر شده در دمای ۱۴۰۰ درجه‌ی سانتیگراد.



شکل ۶- تغییرات چگالی نسبی بر حسب فشار فشرده سازی نمونه‌های خام برای نمونه‌های حاوی ۲ درصد وزنی اکسید مس زینتر شده در دمای ۱۴۰۰ درجه‌ی سانتیگراد به مدت ۲۴ ساعت.



شکل ۷- تصاویر SEM از مقاطع شکست نمونه‌های (الف) BZY20 تف جوشی شده در دمای ۱۶۰۰ درجه‌ی سانتیگراد به مدت ۲۰ ساعت، (ب) و (ج) BZY20 + 2wt% CuO تف جوشی شده در دمای ۱۵۰۰ درجه‌ی سانتیگراد به مدت ۲۰ ساعت.



شکل ۸- هدایت کل بصورت تابعی از دما در اتمسفر احیا کننده و در شرایط مرطوب و خشک برای دو ترکیب BZY20 و BZY20 + 2wt% CuO