

سنتز و مشخصهیابی نانوذرات مزومتخلخل α-MnO₂ به کمک قالب سخت SBA-15 و قالب نرم P123 و بررسی کارایی شبه خازنی آنها

نوع مقاله: علمي پژوهشي

مهدی کزازی*، محسن فراهانی، بابک مزینانی

گروه مهندسی مواد، دانشکده فنی و مهندسی، دانشگاه ملایر، ملایر، ایران

* m kazazi@malayeru.ac.ir

چکیدہ:	اطلاعات مقاله:
نانوذرات مزومتخلخل اكسيد منگنز با استفاده از قالب سخت سيليكايي SBA-15 (SBA-MnO ₂) تهيه شدند.	دریافت: ۴ بهمن ۱۴۰۱
۱۴۰۰ و به عنوان ماده الکترودی برای شبه خازن های الکتروشیمیایی مورد بررسی قرار گرفتند. همچنین، برای مقایسه،	پذیرش: ۱۷ اردیبهشت ۲
نانوذرات مزومتخلخل اكسيد منگنز با استفاده از كوپليمر پلارونيك P123 به عنوان قالب نرم (P123-MnO ₂)	صفحه ۱۲ تا صفحه ۲۳
تهیه شدند. مشخصه یابی ساختاری و مورفولوژیکی مواد نانوساختار اکسید منگنز تهیه شده با استفاده از پراش	در دسترس در نشانی
اشعه ایکس (XRD)، آزمون جذب/ واجذب نیتروژن، میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) و میکروسکوپ	www.ijcse.ir
الکترونی عبوری (TEM) انجام شد. به علاوه، بررسیهای الکتروشیمیایی مواد الکترودی با استفاده	زبان نشریه: فارسی
از آزمونهای ولتامتری چرخهای (CV) و شارژ– تخلیه جریان ثابت (GCD) صورت گرفت. نتایج نشان دادند.	شاپا چاپی: ۲۳۵۲–۲۳۲
که ماده فعال SBA-MnO2 به دلیل داشتن سطح ویژه بالاتر و ساختار متخلخلتر، ظرفیت ویژه بالاتری	شايا الكترونيكي:
(۱۱۴۵ F g ⁻¹ در چگالی جریان ۱ A g ⁻¹ را نسبت به ماده P123-MnO ₂ در چگالی جریان	۲۷۸۳-۳۰۰۳
—— ۱ A g ⁻¹ ارائه میدهد. به همین خاطر، ماده فعال مزومتخلخل SBA-MnO ₂ می تواند به عنوان یک ماده	
الکترودی بالقوه جهت کاربرد در خازنهای الکتروشیمیایی با کارایی بالا معرفی شود.	كليدروا ثروه

الكتروشيميايي،	خازنهای
مزومتخلخل،	.∕MnO₂
.P123	.SBA-15
20.1001.1.23222352.1401.12.0.2.5	کد DOR:

۱- مقدمه

در طی چند سال گذشته، به دلیل مشکلات زیستمحیطی و كاهش سوختهای فسیلی، تلاشهای قابل توجهی به توسعه دستگاههای ذخیره/ تبدیل انرژی با توان و چگالی انرژی بالا اختصاص یافته است [۱]. در سالهای اخیر، ابرخازنها به

دلیل توانایی آنها در ارائه چگالی توان بالاتر در مقایسه با باتریها و چگالی انرژی بالاتر نسبت به خازنهای الكترواستاتيك معمولي، توجه زيادي را به خود جلب كردهاند [۲، ۳]. بر اساس مکانیسم ذخیرهسازی انرژی، ابرخازنها را می توان به دو دسته خازن های لایه دو گانه الکتریکی (EDLC)



و شبهخازنها طبقهبندی کرد. خازنهای لایه دوگانه الکتریکی، که بارهای الکترواستاتیکی را از طریق جذب برگشتیذیر یونها در فصل مشترک الکترود/ الکترولیت ذخيره مي كنند، معمولاً از مواد فعال كربني با سطح ويژه بالا استفاده می کنند. در مقابل، شبه خازن ها از واکنش های اکسایش/کاهش سریع و برگشتپذیر که در سطح مواد الكتروفعال اتفاق مىافتد، جهت ذخيرهسازى بار الكتريكى استفاده می کنند [۴، ۵]. مواد الکترود نقش مهمی در عملکرد الكتروشيميايي ابرخازنها دارند. به طور معمول، اكسيدهاي فلزات واسطه به دلیل ویژگیهای جذابی از جمله چگالی انرژی بالا، ظرفیت ویژه بالا، حالتهای اکسیداسیون متعدد و پایداری چرخهای عالی به عنوان مواد الکترودی برای ابرخازنها استفاده شدهاند [۶–۸]. به هر حال، رسانایی الکتریکی ضعیف و مسیر نفوذ کوتاه برخی از اکسیدهای فلزی، نفوذ آسان الکترولیت به داخل مواد فعال را در طی واكنشهاى الكتروشيميايي محدود ميكند [٩].

در میان اکسیدهای فلزی مختلف، MnO2 به دلیل ظرفیت بالای تئوری (⁻P F G)، فراوانی طبیعی، ماهیت غیرسمی، قیمت پایین و سازگاری با محیط زیست، به یکی از مهمترین مواد الکترود برای ابرخازنها تبدیل شده است [۰۱–۱۲]. با این حال، الکترودهای مبتنی بر MnO2 معمولاً از پایداری ضعیف در چرخه، رسانایی الکتریکی کم و انبساط/انقباض زیاد ضعیف در چرخه، رسانایی الکتریکی کم و انبساط/انقباض زیاد معملی آنها در ابرخازنها را تا حد زیادی محدود می کند. با توجه به اینکه MnO2 از طریق واکنش اکسایش/کاهش فارادیک سریع سطحی بار را ذخیره می کند و

الکترون و یون در داخل الکترود بستگی دارد، بنابراین، تلاشهای زیادی برای بهبود قابلیت نفوذ سریع یونها از جمله افزایش مساحت سطح ویژه مادهفعال و تهیه ساختارهای متخلخل انجام شده است.

در اکسید منگنز، زمانی که واحدهای هشتوجهی MnO₆ به روشهای مختلف به هم متصل می شوند، MnO₂ دارای انواع مختلفی از چندشکلی ها مانند نوع α، β، γ و ε خواهد بود [۱۴]. به عبارت دیگر، ساختار بلوری MnO₂ را می توان بر اساس اندازه تونل آن طبقهبندی کرد. به طور ویژه، اندازه تونل مى تواند ورود/خروج يون ها به مواد الكترو- فعال را در طول فرآیند شارژ/تخلیه کنترل کند و بر خواص الکتروشیمیایی تأثیر بگذارد. در این مورد، به عنوان یک ماده الکترودی پایدار، α-MnO2، با تونلهای ۲ در ۲ عریض تر (۴/۶ Å) درمقایسه با دیگر اشکال اکسید منگنز، برای نفوذ يون هاى الكتروليت به سمت مادهفعال بسيار مناسب است، که این منجر به استفاده الکتروشیمیایی بیشتر از ماده فعال و افزایش ظرفیت ویژه الکترود می شود [۱۵]. این در حالی است که فاز β دیاکسید منگنز دارای تونلهای باریکتری بوده که نفوذ یون های الکترولیت را محدود کرده و ظرفیت ویژه عملی کمتری را نشان میدهد. شکل ۱ شماتیکی از ساختار کریستالی α-MnO₂ و β-MnO₂ را نشان میدهد. مواد مزومتخلخل به دلیل کاربردهای بالقوه آنها به عنوان کاتالیزور، جاذب و همچنین نانو راکتور برای ساخت مواد جدید، به یکی از کانونهای تحقیقاتی تبدیل شدهاند [۱۷]. معمولاً مواد مزومتخلخل، مانند سيليس، زيركونيا، تيتانيا، فسفاتها و غیره را می توان با مسیرهای خودآرایی به کمک سورفکتانتها سنتز کرد [۱۸].



شکل ۱ – شماتیک ساختار کریستالی (الف) ۵-MnO₂ و (ب) β -MnO₂ (الف) α -MnO₂ (

با این حال، چنین مسیر مستقیمی برای سنتز بسیاری از مواد دیگر رایج نیست، بنابراین رویکرد همانندسازی برای انواع مختلفی از مواد مزومتخلخل، مانند کربن [۱۹] و بسیاری از اکسیدهای فلزی توسعه یافته است. برای بزرگتر کردن بیشتر سطح، ایجاد ساختار متخلخل و در نتیجه افزایش مکانهای فعال در معرض یونهای الکترولیت، سورفكتانتهايي مانند سديم دودسيل بنزن سولفات (SDBS) و ستیل تری متیل آمونیوم برومید (CTAB) معمولاً به عنوان قالب استفاده می شوند [۱۹]. با این حال، اکسیدهای فلزی به دست آمده از این قالبها معمولاً پس از حذف سورفکتانت، پایداری کم و نظم ساختاری ضعیفی از خود نشان میدهند. به عنوان یک جایگزین، نانوریختهگری یک روش امیدوارکننده برای آمادهسازی مواد مزومتخلخل با چارچوب منظم فراهم می کند [۲۰]. در این مسیر، یک قالب سخت، معمولاً مواد کربنی یا سیلیسی متخلخل، توسط پیشسازههای مورد نظر آغشته می شود و پس از انجماد و حذف قالب، مى توان ماده مزومتخلخل مورد نظر را به دست أورد. به طور کلی، ماده به دست آمده مورفولوژی قالب را حفظ مي کند [۲۱].

در اینجا، SBA-15 مزومتخلخل منظم به عنوان یک قالب سخت سیلیکایی برای تهیه فاز آلفای دی کسید منگنز با

۱۴ دورهی ۱۲ شمارهی ۱ بهار ۱۴۰۲

مساحت سطح ویژه بالا و ظرفیت خازنی بسیار خوب، انتخاب شد. مادهفعال تهیه شده توسط پراش پرتو ایکس (XRD)، تعیین مساحت سطح ویژه و اندازه تخلخل، میکروسکوپ الکترونی روبشی و میکروسکوپ الکترونی عبوری مشخصهیابی شد. همچنین، عملکرد ذخیرهسازی انرژی ماده فعال دیاکسید منگنز به عنوان ماده الکترودی شبهخازنی توسط روشهای الکتروشیمیایی ارزیابی شد. به علاوه، برای مقایسه، MnO2 با استفاده از کوپلیمر تری بلاک پلارونیک P123 به عنوان قالب نرم و همچنین به عنوان عامل احیاکننده سنتز شد و بررسیهای ساختاری و الکتروشیمیایی بر روی آن انجام گرفت.

۲- روش آزمایش ۲-1- تهیه قالب سخت SBA-15

قالب مزومتخلخل منظم SBA-15 با استفاده از کوپلیمر تری بلاک (پلارونیک P123) به عنوان سورفکتانت و تترااتیل اورتوسیلیکات (TEOS) به عنوان منبع سیلیکا تهیه شد [۲۲]. به طور خلاصه، ۴ گرم از سورفکتانت P123 در ۳۰ میلی لیتر آب مقطر حل شد و سپس ۱۲۰ میلی لیتر اسید کلریدریک ۲/۰ مولار اضافه شد و مخلوط به دست آمده به مدت ۵ ساعت در دمای ۲۰۰۵ در ظرف دربسته همزده شد تا پلارونیک P123

به طور کامل در حلال حل شود. در ادامه، ۹ گرم TEOS به صورت کم کم به محلول به دست آمده اضافه شد و محلول برای ۲۴ ساعت دیگر همزده شد. در مرحله بعد، محتوی ظرف به اتوکلاو منتقل شد و به مدت ۴۸ ساعت در دمای ۵°۰۰ حرارتدهی شد. پس از خنک شدن اتوکلاو، محصول جامد به دست آمده فیلتر شد و سپس توسط آب مقطر و اتانول شستشو داده شد. محصول جامد به دست آمده در دمای ۲۰۰۰ برای ۶ ساعت خشک شد و سپس در دمای ۵°۶۰ برای ۶ ساعت کلسینه گردید تا پودر 5۵-SBA سیلیکایی مزومتخلخل حاصل شود.

۲−۲- تهیه نانوذرات اکسید منگنز با استفاده از قالب سخت SBA-15 (SBA-MnO2)

MnO2 مزومتخلخل با استفاده از SBA-15 به عنوان قالب سخت و محلول نیترات منگنز به عنوان منبع منگنز سنتز شد [۱۴]، و سپس قالب سیلیکایی با استفاده از محلول داغ سود SBA-15 ، و سپس قالب سیلیکایی با استفاده از محلول داغ (۲/۰ گرم) در آب دوبار تقطیر (۵ میلیلیتر) پراکنده شد و سپس نیترات منگنز (۵/۰ گرم) اضافه شد. محلول در دمای اتاق حداقل به مدت ۴ ساعت به طور مداوم همزده شد. سپس کامپوزیت به دست آمده در دمای 2° ۰۰۱ به مدت حداقل ۱۲ ساعت خشک شد و در نهایت به مدت ۵ ساعت در دمای میستشو با محلول داغ سود ۱ مولار به مدت ۳۰ دقیقه به دقت شستشو با محلول داغ سود ۱ مولار به مدت ۳۰ دقیقه به دقت با آب مقطر شسته شد تا H آب حاصل از فیلتر نزدیک به ۲ شود. سپس محصول در دمای 2° ۰۰۱ به مدت داخل به دیت ۲۰۰۰ مد مدت ۲ مای در نهایت به مدت ۲۰ مواری مد و

شود.

3-3-3 تهیه نانوذرات اکسید منگنز با استفاده از قالب نرم P123-MnO₂) والب نرم P123-MnO₂

نانوذرات MnO₂ با احیای KMnO₄ توسط پلارونیک P123 در شرایط محیطی تهیه شد [۲۳]. در این روش آمادهسازی، ۱/۵ گرم از P123 در ۳۰ میلیلیتر آب دوبار تقطیر حل شد و سپس ۵/۰ گرم پرمنگنات پتاسیم به آن اضافه شد و در دمای محیط با هم_ازن مغناطیسی همزده شد. برای اطمینان از تکمیل واکنش، همزدن به مدت ۶ ساعت ادامه یافت. درادامه، پودر قهوهای به دست آمده فیلتر شده و با آب مقطر چندین بار شسته شد، سپس با اتانول شسته شد و متعاقباً به مدت ۱۲ ساعت در دمای ۲۰۰۵ خشک شد. در نهایت، پودر خشک شده به دست آمده در دمای ۲۵۰۰ به مدت ۵ ساعت کلسینه گردید تا پودر P123-MnO2 حاصل شود.

4-4- مشخصهیابی مواد فعال تهیه شده

ساختار فازی مواد فعال تهیه شده بر پایه اکسید منگنز با پراش پرتو ایکس (XRD) با استفاده از دستگاه پراش سنج Cu Kα (λ= 1.5418 Å) با تابش (A 1.5418 Å) Cu Kα مشخص شد. مورفولوژی محصولات به دست آمده توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی گسیل میدانی regud میکروسکوپ الکترونی عسیل میدانی (FESEM, MIRA3TESCAN) به دست آمد. همچنین، تصاویر میکروسکوپ الکترونی عبوری همچنین، تصاویر میکروسکوپ الکترونی عبوری موری عبوری (TEM, Zeiss EM900) به منظور بررسی دقیق تر ساختار مزومتخلخل ماده SBA-MnO2، به دست آمد. به منظور بررسی سطح ویژه، قطر، حجم و توزیع اندازه حفرات در

دورهی ۱۲ شمارهی ۱ بهار ۱۴۰۲ 🏠

نیتروژن توسط سیستم BELSORP-mini (ژاپن) در ۲۷ K استفاده شد. مساحت سطح با استفاده از معادله Brunauer-Emmett-Teller (BET) محاسبه شد. همچنین، Barrett-Joyner-Halenda (BJH) محاسبه شد. محاسبه شد.

۲-۵- آمادهسازی الکترودها و بررسیهای الکتروشیمیایی

جهت بررسى عملكرد الكتروشيميايي مواد فعال MnO₂ مزومتخلخل تهیه شده، ۷۵ درصد وزنی از مادهفعال، ۱۵ درصد کربن استیلنی به عنوان ماده هادی و ۱۰ درصد Polyvinylidene difluoride) PVDF) به عنوان چسب مخلوط و در حلال N-methyl-2-Pyrolidone) NMP) پراکنده شدند. دوغاب حاصل به روش فرچهزنی بر روی زیرلایههای فویل نیکلی به قطر ۱۰ میلیمتر به عنوان جمع کننده جریان پوشش داده شد. پس از تبخیر حلال آلی، الکترودهای حاصل در دمای C°۶۰ برای ۱۲ ساعت خشک شدند. به منظور تعيين ميزان مادهفعال در هر الكترود، وزن هر الكترود قبل و پس از فرآیند پوششدهی با دقت ۰/۱ میلیگرم اندازهگیری شدند. همهی آزمونهای الکتروشیمیایی در سل سه الكترودي Swagelok حاوى الكتروليت ۶ مولار KOH انجام گرفت. قابلیت ذخیرهسازی انرژی الکترودهای SBA-MnO2 و P123-MnO2، با استفاده از آزمونهای ولتامتری چرخهای (CV) در نرخ روبش ۱۰ تا ۵۰ mV s-1 و در بازه ۲/۲– تا ۲/۷ ولت نسبت به الكترود مرجع Ag/AgCI و آزمونهای شارژ- تخلیه در جریانهای ثابت مختلف (GCD) از ۱ تا ۱۰ A g-۱ و در بازه یتانسیل ۰ تا ۱/۴ ولت انجام شدند.

3- نتايج و بحث

3-1-3 مشخصهیابی مواد فعال

الكوى پراش اشعه ايكس (XRD) براى مشخص شدن فاز و ساختار كريستالى مواد فعال تهيه شده مورد استفاده قرار گرفت. شکل ۲ الگوی پراش اشعه X مواد SBA-MnO₂ و P123-MnO₂ تهیه شده را به همراه الگوی استاندارد فاز آلفای دیاکسید منگنز نشان میدهد. همان طور که در هر دو نمونه دیده می شود، پیکهای تفرق مشخص شده در زاویههای ۱۲/۷۰، ۱۷/۹۰، ۲۸/۸۰، ۳۷/۵۵ و ۶۰/۳۱ و ۶۰/۳۱ درجه به ترتیب نشاندهنده پراش صفحات کریستالی (۱۱۰)، (۲۰۰)، (۳۱۰)، (۲۱۱)، (۴۱۱) و (۵۲۱) هستند که منطبق بر فاز آلفای دیاکسید منگنز (α-MnO₂) با شماره کارت (JCPDS card 44-0141) مىباشد. همچنين، در نمونه SBA-MnO₂، هیچ پیکی در زاویه ۲۲ درجه مشاهده نمی شود، که نشان میدهد فرآیند حذف قالب سخت SBA-15 با موفقیت انجام شده است [۲۴]. بر اساس رابطه شرر پهنشدگی پیکهای XRD نشاندهنده ابعاد کوچک و نانومتری اندازه بلورکها میباشد. بر این اساس، اندازه بلورکهای دو نمونه سنتز شده با استفاده از رابطه شرر محاسبه شد [۲۴]:

 $d=(0.9 \times \lambda)/(w \times \cos\theta)$ (1)

که در آن d میانگین اندازه بلورکها است، λ طول موج Cu Kα از اشعه ایکس (۲/۱۵۴ نانومتر) است، θ زاویه پراش براگ و W پهنای پیک در نصف شدت پیک به رادیان میباشد. طبق محاسبات، اندازه بلورکهای نمونه SBA-MnO₂ و SBA-MnO₂ به ترتیب ۱۸/۱ و ۳۵/۳ نانومتر به دست آمد که نشان میدهد نمونه تهیه شده با قالب سخت

SBA-15 اندازه بلورکهای کوچکتری دارد.

شکل ۳ (الف و ب) به ترتیب تصاویر میکروسکوپ

الکترونی روبشی گسیل میدانی از پودر SBA-MnO₂ بعد

از حذف قالب سیلیکایی و پودر P123-MnO₂ را نشان

میدهد. از تصاویر FESEM به خوبی میتوان تعداد زیادی

نانوذرات کروی شکل را دید که دارای توزیع اندازه نسبتا

یکنواختی بوده و اندازه آنها در هر دو نمونه کمتر از ۵۰

نانومتر میباشد. همچنین مشاهده میشود که اندازه

ذرات نمونه سنتز شده با قالب سخت سیلیکایی کمتر از نمونه



دیگر است که این مورد در تطابق با دادههای الگوی XRD میباشد. به علاوه، تصاویر میکروسکوپ الکترونی عبوری ساختار متخلخل نمونه SBA-MnO2 را تایید میکنند (شکل ۲ (ج)). به طور کلی، ساختارهای متخلخل جهت اهداف ماده فعال الکترودی بسیار مفید هستند، به این دلیل که آنها فعال الکترودی بسیار مفید هستند، به این دلیل که آنها مسیرهای انتقال یون الکترولیت به سمت ماده فعال را کوتاهتر کرده و با تسهیل این جابجایی امکان انجام راحتتر فرآیندهای اکسایش کاهش الکتروشیمیایی را فراهم میآورند.



شكل Y- الكوى XRD نمونههاى SBA-MnO₂ و SBA-MnO₂.



شکل ۳– تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی نمونههای (الف) SBA-MnO2 و (ب) P123-MnO2؛ (ج) تصویر میکروسکوپ الکترونی عبوری نمونه SBA-MnO2.

دورهی ۱۲ شمارهی ۱ بهار ۱۴۰۲ 🔰

سنتز و مشخصهیابی نانوذرات مزومتخلخل a-MnO₂ به کمک قالب سخت SBA-15 و ...

در نتیجه، افزایش ظرفیت ویژه به دلیل استفاده الکتروشیمیایی بیشتر از ماده فعال و بهبود قابلیت جریان دهی الکترود به دلیل کاهش مقاومت نفوذی در ساختار الکترود مورد انتظار است.

به منظور بررسی دقیق تر ساختار متخلخل قالب سخت SBA-15 و نمونه های اکسید منگنز تهیه شده و محاسبه سطح ویژه نانوذرات و توزیع اندازه تخلخلها در آنها، اندازه گیری های جذب/ واجذب گاز نیتروژن در دمای ثابت ۲۷ K بر روی نمونهها پس از ۳ ساعت حرارتدهی در دمای C°۱۲۰۰ به منظور گاززدایی انجام شد. شکل ۴ (الف-ج) به ترتیب منحنیهای همدمای جذب/ واجذب نیتروژن برای نمونههای SBA-MnO₂ ،SBA-15 و P123-MnO₂ را نشان میدهد. مطابق شکل، منحنیهای مشاهده شده طبق طبقهبندی IUPAC، مطابق با منحنی همدمای نوع چهار با حلقه هیسترزیس نوع H3 می باشد که نشان دهنده ساختار مزومتخلخل ماده α-MnO₂ برای هر سه نمونه به دست آمده است، به خاطر اینکه منحنیهای هم دمای نوع چهار با تراکم مویرگی در مزوتخلخلها متناسب هستند [۱۴]. همچنین با توجه به نمودار همدما و با استفاده از روش BET مساحت سطح ویژه نمونههای SBA-MnO₂ ،SBA-15 و P123-MnO₂ به ترتیب برابر ۷۱۲/۵ ٬ ۲۲۸/۴ و ۵۵/۸ m² g⁻¹ می باشد که نسبت به نمونه های سنتز شده به روش

شیمیایی بدون استفاده از قالب (۱۷/۵ m² g⁻¹) بسیار بیش تر هستند [۱۴]. مساحت سطح ویژه بالا سطح در معرض الکترولیت ماده الکترودی را افزایش داده که سبب افزایش راندمان واکنشهای الکتروشیمیایی ذخیره بار به دلیل افزایش موقعیتهای الکتروفعال در سطح الکترود می شود.

۲-۲- بررسیهای الکتروشیمیایی

جهت بررسی عملکرد الکتروشیمیایی مواد فعال بر پایه اکسید منگنز مزومتخلخل تهیه شده، آزمون ولتامتری چرخهای بر روی الکترودهای تهیه شده در محلول ۶ مولار KOH انجام شدند. شکل ۵ (الف) منحنیهای ولتامتری چرخهای نانوذرات SBA-MnO2 و SBA-MnO2 را در نرخ روبش ¹-S Nm V نشان میدهد. لازم به ذکر است که این آزمون جهت بررسی مکانیسم ذخیرهسازی انرژی، تشخیص پنجره پتانسیل فعالیت الکتروشیمیایی مواد الکترودی و همچنین مقایسه کیفی ظرفیت ذخیرهسازی بار الکتریکی در دو ماده فعال انجام شده الکترود دارای یک پیک اکسایشی و یک پیک کاهشی میباشند که نشاندهنده این است که ظرفیت خازنی از واکنشهای فارادیک به دست میآیند که مشخصهی الکترودهای شبهخازنی میباشد.



شكل ۴– منحنیهای همدمای جذب/ واجذب نیتروژن نمونههای (الف) SBA-MnO2 (ب) یه SBA-MnO2 (ج) یا P123-MnO2.

🚺 دورهی ۱۲ شمارهی ۱ بهار ۱۴۰۲



همچنين به وضوح مشاهده مي شود كه الكترود SBA-MnO2 دارای مساحت زیر نمودار بیشتری نسبت به الکترود P123-MnO₂ است که نشاندهنده ظرفیت ویژه بیشتر الكترود اكسيد منگنز سنتز شده به كمك قالب سخت سيليكايي است. به علاوه، مطابق شكل ۵ (الف) فاصله قلههای پیکهای اکسایش و کاهش در نمونه -SBA MnO₂ کمتر از فاصله پیکها در نمونه P123-MnO₂ است که نشان دهنده بر گشت پذیری بهتر در نمونه سنتز شده با قالب سیلیکایی است. شکل ۵ (ب و ج) به ترتیب منحنیهای CV نمونههای SBA-MnO₂ و P123-MnO₂ را نرخ روبشهای مختلف از ۱۰ تا ۵۰ mV s⁻¹ نشان میدهد. مشاهده می شود که حتی با افزایش ۱۰ برابری در نرخ روبش پتانسیل، اختلاف قابل توجهی در مقادیر ولتاژ پیکهای اکسایش و کاهش در نمونه SBA-MnO₂ ایجاد نشده است که این گواه بر برگشت یذیری خوب فرآیندهای الکتروشیمیایی در الکترود تهیه شده است. این در حالی است که با افزایش نرخ روبش پتانسیل، پیکهای اکسایش و کاهش در نمونه P123-MnO₂ از یکدیگر فاصله می گیرند که نشان دهنده بر گشت پذیری ضعیف تر در نمونه سنتز شده با قالب نرم P123 است. بر گشت پذیری خوب الكترود SBA-MnO₂ مى تواند به ساختار مزومتخلخل ماده فعال با مساحت سطح ویژه بالا نسبت داده شود که این ویژگیها

انتقال یون و الکترون را به سمت مادهفعال تسهیل کرده و سبب افزایش سینتیک انجام فرآیندهای الکتروشیمیایی و در نتیجه بهبود برگشتپذیری آن میشود. وجود پیک پهن و قوی اکسایشی به اکسایش مادهفعال MnO2 به MnOOH طبق واکنش زیر مربوط میشود [۲۵]:

 $MnO_2 + H_2O + e^- \leftrightarrow MnOOH + OH^-$ (۳) همچنین، در روبش برعکس یعنی در جهت کاتدی، پیک کاهشی به علت انجام واکنش بالا در جهت عکس می باشد. به منظور محاسبه دقيق ظرفيت ويژه، آزمون شارژ/ تخليه جریان ثابت در چگالی جریانهای ۱ تا ۸/g در بازه پتانسیل ۰/۱ - تا ۰/۵ ولت (نسبت به الكترود مرجع Ag/AgCI) انجام شد که نتایج به دست آمده در شکل ۶ (الف و ب) نشان داده شدهاند. مشاهده می شود که در هر دو نمونه هر دو نمودار شارژ و تخلیه دارای ناحیه ولتاژ پایا هستند که منطبق بر پیکهای اکسایشی و کاهشی رویت شده در منحنیهای ولتامتري چرخهاي هستند. اين نواحي ولتاژ پايا مشخصه الكترودهاى شبهخازنى بوده و نشان از انجام واكنشهاى فارادیک الکتروشیمیایی دارند. مقدار کمی ظرفیت ویژه برای الکترودهای مزومتخلخل بر پایه α-MnO₂ در چگالی جریانهای تخليه مختلف با استفاده از رابطه زير محاسبه شده است [۲]:



(۶)



دورهی ۱۲ شمارهی ۱ بهار ۱۴۰۲ ۹

 $Cs=(I.\Delta t)/(m.\Delta V)$

که در آن I جریان ثابت به آمپر، t زمان تخلیه به ثانیه، Δ۷

پتانسیل تخلیه به ولت و m جرم مادهفعال موجود در الکترود به

میلی گرم می باشد. مقادیر ظرفیت ویژه محاسبه شده برای

الکترودهای SBA-MnO₂ و P123-MnO₂ در شکل ۶ (ج) نشان

داده شدهاند. مشاهده می شود که الکترود تهیه شده با قالب

سخت SBA-15 دارای ظرفیت بیش تری نسبت به الکترود تهیه

شده با قلب نرم P123 در همه جریانها می باشد. ظرفیتهای

ویژه به دست آمده برای الکترود SBA-MnO₂ ظرفیتهای بسیار

خوبي براي الكترود اكسيد منگنز مي باشند كه اين به دليل سطح

ویژه بسیار بالا، ساختار متخلخل و اندازه نانومتری ذرات اکسید

منگنز میباشد که دسترسپذیری خوبی برای الکترونها

و يونهاي الكتروليت فراهم مي آورد كه سبب افزايش استفاده

مفيد الكتروشيميايي از مادهفعال مي شود. به طور خلاصه،

ظرفیتهای به دست آمده برای هر دو الکترود از الکترودهای

اکسید منگنز تهیه شده بدون قالب بسیار بیشتر هستند

۲۶۰ Fg⁻¹ در نرخ جریان ۲۹۰ Fg⁻¹ [۱] ۰/۳ Ag⁻¹ در نرخ جریان

⁻¹ A g⁻¹). همچنین، نرخ جریاندهی ماده الکترودی

SBA-MnO2 برابر با ابقای ظرفیت ۶۳/۴ درصد با افزایش ده

برابری چگالی جریان میباشد که مقدار قابل قبولی میباشد.

این ویژگی نیز به دلیل مسیر کوتاه نفوذ یونها و الکترونها به

سمت مادهفعال است که خود به اندازه نانومتری ذرات و ساختار

متخلخل و مساحت سطح ویژه بالای آن نسبت داده می شود.

۴- نتیجهگیری

در این پژوهش اکسید منگنز مزومتخلخل با کمک قالب سخت سیلیکایی SBA-15 (SBA-MnO₂) تهیه شد و بررسیهای فازی، ریزساختاری و الکتروشیمیایی بر روی آن انجام گرفت. همچنین، برای مقایسه، اکسید منگنز مزومتخلخل با استفاده از قالب نرم P123-MnO₂) P123) تهيه شد. نتايج نشان دهنده تشكيل فاز الفای اکسید منگنز با مورفولوژی شبه کروی نانومتری و ساختاری مزومتخلخل است که سطح ویژه بالایی را جهت انجام واکنشهای الکتروشیمیایی ذخیرهسازی بار الکتریکی در دسترس قرار مىدهد. به علاوه، ارزيابىهاى الكتروشيميايي نشاندهنده ظرفيت ويژه بالا با قابليت نرخ جرياندهي خوب و برگشتپذیری قابل قبول می باشند، به طوریکه ظرفیت ویژه ۱۱۴۵ F g⁻¹ در نرخ جریان ۱ A g⁻¹ و ابقای ظرفیت ۶۳/۴ درصد با افزایش ۱۰ برابری نرخ جریان تخلیه برای ماده SBA-MnO₂ حاصل شد که همگی بهتر از نمونه P123-MnO₂ میباشند. از این رو، ماده P123-MnO₂ مزومتخلخل تهیه شده با قلب سخت سیلیکایی SBA-15 به عنوان یک ماده امیدبخش شبهخازنی مطرح خواهد بود.

1400 0.6 (ج) SBA-MnO2 (ب) (الف) 1200 0.5 8. Ag/AgCI) 8. 0.0 Potential (V vs. Ag/AgCl) P123-MnO2 -10 A 800 tential (V vs. 700 tential (V vs. 600 g 400 0.0 0.0 -0.1 400 600 Time (sec) 800 1,000 200 400 600 800 1,000 1,200 1,400 1,600 5 Current density (A g⁻¹)

شکل ۶- منحنیهای شارژ-تخلیه در جریانهای ثابت مختلف برای الکترود (الف) SBA-MnO2 و (ب) P123-MnO2؛ (ج) ظرفیتهای ویژه محاسبه شده برای الکترودهای اکسید منگنز.

۲۰ دورهی ۱۲ شمارهی ۱ بهار ۱۴۰۲



Enhanced electrochemical performance of monoclinic WO_3 thin film with redox additive aqueous electrolyte, Journal of Colloid and Interface Science, 2016, 483 (1), 261-267.

- [8]. Dubal D.P., Gund G.S., Lokhande C.D., Holze R., CuO cauliflowers for supercapacitor application: Novel potentiodynamic deposition, Materials Research Bulletin, 2013, 48 (2) 923-928.
- [9]. Zhang Y., Hu Z., An Y., Guo B., An N., Liang Y., Wu H., High-performance symmetric supercapacitor based on manganese oxyhydroxide nanosheets on carbon cloth as binder-free electrodes, Journal of Power Sources, 2016, 311 (1), 121-129.
- [10]. Huang M., Li F., Dong F., Zhang Y.X., Zhang L.L., MnO₂-based nanostructures for high-performance supercapacitors , Journal of Materials Chemistry A, 2015, 3 (43), 21380-21423.
- [11]. Cheng Y., Lu S., Zhang H., Varanasi C.V., Liu J., Synergistic effects from graphene and carbon nanotubes enable flexible and robust electrodes for highperformance supercapacitors, Nano Letter, 2012, 12 (8) 4206-4211.
- [12]. Wei W., Cui X., Chen W., Ivey D.G., Manganese oxide-based materials as electrochemical supercapacitor electrodes, Chemical Society Reviews, 2011, 40 (3), 1697-1721.
- [13]. Zhang L.L., Zhou R., Zhao X.S., Graphene-based materials as supercapacitor electrodes, Journal of Materials Chemistry, 2010, 20 (29), 5983-5992.
- [14]. Zhang J., Zhuang T., Liu S., Zhang G.C., Huo K., Catalytic ozonation of phenol enhanced by mesoporous MnO₂ prepared through nanocasting method with SBA-15 as template, Journal of Environmental Chemical Engineering, 2020, 8 (4), 103967.
- [15]. Devaraj S., Munichandraiah N., Effect of crystallographic structure of MnO₂ on its electrochemical capacitance properties,

دورهی ۱۲ شمارهی ۱ بهار ۱۴۰۲ ۲

نویسندگان مقاله از خانم مهندس صارمی به جهت همکاری در انجام آزمونهای الکتروشیمیایی کمال تشکر را دارند.

مراجع

- [1]. Li Y., Xu Z., Wang D., Zhao J., Zhang H., Snowflake-like core-shell a-MnO₂@d-MnO₂ for high performance asymmetric supercapacitor, Electrochimica Acta, 2017, 251 (1), 344–354.
- [2]. Chodankar N.R., Dubal D.P., Ji S.H., Kim D.H., Highly efficient and stable negative electrode for asymmetric supercapacitors based on graphene/ FeCo₂O₄ nanocomposite hybrid material, Electrochimica Acta, 2019, 295 (1) 195-203.
- [3]. Rawool C.R., Punde N.S., Rajpurohit A.S., Karna S.P., Srivastava A.K., High energy density supercapacitive material based on a ternary hybrid nanocomposite of cobalt hexacyanoferrate/carbon nanofibers/polypyrrole, Electrochimica Acta, 2018, 268 (1), 411-423.
- [4]. Liu Z., Zhang H., Yang Q., Chen Y., Graphene/V₂O₅ hybrid electrode for an asymmetric supercapacitor with high energy density in an organic electrolyte, Electrochimica Acta, 2018, 287 (1), 149-157.
- [5]. Zhang G., Chen Y., Huang K., Chen Y., Guo H., CMK-3/NiCo₂S₄ nanostructures for high performance asymmetric supercapacitors, Materials Chemistry and Physics, 2018, 220 (1) 270–277.
- [6]. Zhao B., Zhuang H., Fang T., Jiao Z., Liu R., Ling X., Lu B., Jiang Y., Selfassembly of NiO/graphene with threedimension hierarchical structure as high performance electrode material for supercapacitors, Journal of Alloys and Compounds, 2014, 597 (1) 291-298.
- [7]. Shinde P.A., Lokhande V.C., Chodankar N.R., Ji T., Kim J.H., Lokhande C.D.,

سیاسگزاری

supercapacitor studies, Microporous and Mesoporous Materials, 2011, 143 (8), 206–214.

- [24]. Liu F., Yu J., Tu G., Qu L., Xiao J., Liu Y., Wang L., Lei J., Zhang J., Carbon nitride coupled Ti-SBA15 catalyst for visible-light-driven photocatalytic reduction of Cr (VI) and the synergistic oxidation of phenol, Applied Catalysis B: Environmental, 2017, 201 (1) 1–11.
- [25]. Liu K.Y., Ying Z., Wei Z., He Z., Geng S., Charge-discharge process of MnO₂ supercapacitor, Transactions of Nonferrous Metals Society of China, 2007, 17 (3), 649-653.
- [26]. Wang C., Li F., Wang Y., Qu H., Yi X., Lu Y., Qiu Y., Zou Z., Yu B., Luo Y., Facile synthesis of nanographene sheet hybrid a-MnO₂ nanotube and nanoparticle as high performance electrode materials for supercapacitor, Journal of Alloys and Compounds, 2015, 634 (17), 12–18.

The Journal of Physical Chemistry C, 2008, 112 (11) 4406-4417.

- [16]. Liu B., Sun Y., Liu L., Xu S., Yan X., Advances in Manganese-Based Oxides Cathodic Electrocatalysts for Li–Air Batteries, Advanced Functional Materials, 2018, 28 (15), 1704973.
- [17]. Kresge C.T., Leonowicz M.E., Roth W.J., Vartuli J.C., Beck J.S., Ordered mesoporous molecular sieves synthesized by a liquid-crystal template mechanism, Nature, 1992, 359 (6397) 710-712.
- [18]. Sheng Q.R., Yuan S., Zhang J.L., Chen F., Synthesis of mesoporous Titania with high photocatalytic activity by nanocrystalline particle assembly, Microporous and Mesoporous Materials, 2006, 87 (3), 177-184.
- [19]. Che S.N., Garcia-Bennett A.E., Liu X.Y., Hodgkins R.P., Wright P.A., Zhao D.Y., Terasaki O., Tatsumi T., Synthesis of large-pore Ia(3)over-bard mesoporous silica and its tubelike carbon replica, Angewandte Chemie International Edition, 2003, 42 (33), 3930-3934.
- [20]. Tian B.Z., Liu X., Yang H., Xie S., Yu C., Tu B., Zhao D., General Synthesis of Ordered Crystallized Metal Oxide Nanoarrays Replicated by Microwave-Digested Mesoporous Silica, Advanced Materials, 2003, 15 (16), 1370-1374.
- [21]. Chen H., Dong X., Shi J., Zhao J., Hua Z., Gao J., Ruan M., Yan D., Templated synthesis of hierarchically porous manganese oxide with a crystalline nanorod framework and its high electrochemical performance, Journal of Materials Chemistry, 2007,17 (9), 855-860.
- [22]. Zhao D., Feng J., Huo Q., Melosh N., Fredrickson G.H., Chmelka B.F., Stucky G.D., Triblock copolymer syntheses of mesoporous silica with periodic 50 to 300 angstrom pores, Science, 1998, 279 (5350) 548-552.
- [23]. Nayak P.K., Munichandraiah N., Mesoporous MnO₂ synthesized by using a tri-block copolymer for electrochemical

۲۲ دورهی ۱۲ شمارهی ۱ بهار ۱۴۰۲



Synthesis and Characterization of Mesoporous α-MnO₂ Nanoparticles Using SBA-15 Hard Template and P123 Soft Template and their Pseudocapacitive Performance

Mahdi Kazazi*, Mohsen Farahani, Babak Mazinani

Department of Materials Engineering, Faculty of Engineering, Malayer University, Malayer, Iran

* m_kazazi@malayeru.ac.ir (M. Kazazi)

Abstract: Mesoporous manganese oxide nanoparticles were prepared using SBA-15 hard silica template (SBA-MnO₂) and were investigated as electrode material for electrochemical pseudocapacitors. Also, for comparison, mesoporous manganese oxide nanoparticles were prepared using pluronic P123 copolymer as a soft template (P123-MnO₂). Structural and morphological characterizations of the prepared manganese oxide nanostructured materials were conducted using X-ray diffraction (XRD), nitrogen absorption/desorption test, scanning electron microscope (SEM) and transmission electron microscope (TEM). In addition, electrochemical investigations of the electrode materials were performed using cyclic voltammetry (CV) and galvanostatic charge-discharge (GCD) examinations. The results showed that the SBA-MnO₂ active material has a higher specific capacitance (1200 F g⁻¹ in a current density of 1 A g⁻¹) than the P123-MnO₂ material (1200 F g⁻¹ in a current density of 1 A g⁻¹) due to its higher specific surface area and more porous structure. Therefore, the mesoporous SBA-MnO₂ active material can be introduced as a potential electrode material for high-performance electrochemical capacitors.

Keywords: Electrochemical capacitors, MnO₂, Mesoporous, SBA-15, P123.