تهیه ماده الکترودی بر پایه نانوصفحات هیدروکسید کبالت به روش ترسیب کاتدی الکتروشیمیایی و بررسی عملکرد ابرخازنی

مصطفی اقازاده* ، محمد قنادی مراغه پژوهشگاه علوم و فنون هسته ای، پژوهشکده چرخه سوخت، تهران، ایران

تاریخ دریافت: ۹۴/۱۰/۱۲ تاریخ تصحیح: – تاریخ پذیرش: ۹۵/۰۲/۰۷

چکیدہ

در این تحقیق، نانوصفحات هیدروکسید کبالت به روش ترسیب الکتروشیمیایی از حمام نیتراتی تهیه شدند. آزمایش های ترسیب الکتروشیمیایی در دمای اتاق و در دانسیته جریان ثابت Δ/۰ میلی آمپر بر سانتی متر مربع انجام شدند. ساختار و مورفولوژی پودر هیدروکسیدی تهیه شده با آنالیزهای پراش پرتو X طیف سنجی زیر قرمز (R) و میکروسکوپ الکترونی روبشی و عبوری مورد ب.ررسی قرار گرفت. نتایج مطالعات ساختاری نشان داد که محصول تهیه شده فاز کاملا خالص β هیدروکسید کبالت می باشد. همچنین، مشاهدات SEM و TEM نشان داد که نمونه تهیه شده دارای مورفولوژی صفحه ای شش ضلعی در ابعاد نانومتری می باشد. اندازه اضلاع نانوصفحات ۱۰۰ – ۲۰۰ نانومتر می باشد. رفتار ابرخازنی نانوصفحات تهیه شده با تکنیک معصول تهیه شده فاز کاملا خالص β هیدروکسید کبالت می باشد. همچنین، مشاهدات MEM و TEM نشان داد که نمونه تهیه شده دارای مورفولوژی مفحه ای شش ضلعی در ابعاد نانومتری می باشد. اندازه اضلاع نانوصفحات ۱۰۰ – ۲۰۰ نانومتر می باشد. رفتار ابرخازنی نانوصفحات تهیه شده از مفحه ای شش ضلعی در ابعاد نانومتری می باشد. اندازه اضلاع نانوصفحات ۱۰۰ – ۲۰۰ نانومتر می باشد. رفتار ابرخازی نانوصفحات تهیه شده از نانوصفحات تهیه شده در الکترولیت ۱ مولار HOM و پنجرمی پنانسیلی ۲/۰ – تا ۵۵/۰ ولت نسبت به الکترود رفترس اکترودهای ساخته شده از نانوصفحات تهیه شده در الکترولیت ۱ مولار HOM و پنجرمی پنانسیلی ۲/۰ – تا ۵۵/۰ ولت نسبت به الکترود رفترس Ag/AgC گرفته شد. مقدار نانوصفحات تهیه شده در الکترولیت ۱ مولار HOM و پنجرمی پنانسیلی ۲/۰ – تا ۵۵/۰ ولت نسبت به الکترود رفترس Ag/AgC گرفته شد. مقدار نورفیت محاسبه شده برای سیکل اول در تست های شارژ –دشارژ برابر با ۹۵ا۵۹ فارد بر گرم بود که به مقادیر محاسبه شده از منحنای های VC بسیار نزدیک بود. همچنین برای سیکل اول در تست های شارژ –دشارژ برابر با ۱۵۹۵ فارد بر گرم محاسبه شد که تنها ۲ درصد کاهش نسبت به ظرفیت محاسبه شده از نزدیک بود. همچنین برای سیکل اول در است های شارژ –دانوصفحات ۱۵/۵ فارد بر گرم محاسبه شد که تنها ۲ درصد کاهش نسبت به ظرفیت محاسبه شده از میتوانند کاندیدای خوبی برای استفاده در ابرخازینها باشند.

واژگان كليدى: نانوصفحات، ھيدروكسيدكبالت، ترسيب الكتروشيميايي، رفتار ابرخازني

ا-مقدمه

هیدروکسید کبالت به عنوان ماده افزودنی برای بهبود فعالیت الکتروشیمیایی باتری های آلکالاین ثانویه استفاده می شود[۱و۲]. فیلمهای لایه نازک آن خواص کاتالیستی و الکتروکرومیک برگشت پذیر نشان می دهند [۳و۴]. این ماده دارای ساختار هگزاگونال لایه ای بوده و در دو فرم کریستالیزه می شود که عبارتند از: 2(OH)- β و α . فرم β از ساختار بروکیتی تشکیل شده است. این ساختار می می می دون و در دو فرم کریستالیزه می شود که عبارتند از: 2(OH)- β و α . فرم β از ساختار بروکیتی تشکیل شده است. این ساختار می دهند $(OH)^2$ یک در می می دون و در دو فرم کریستالیزه می شود که عبارتند از: 2(OH)- β و α . فرم β از ساختار بروکیتی می می می دو است. این ساختار می می دو در دو فرم کریستالیزه می شود که عبارتند از: 2(OH)- β و α . فرم β از ساختار بروکیتی می در ولی می دروکسیدی است که کاتیون های $(OH)^{-2}$ یک در می در دو فرم کریستالیزه می می در ای مای هی دروکسیدی است که کاتیون های $(OH)^{-2}$ یک در می در دو فرم کریستالیزه می کنند [۵]. این هیدروکسید صورتی رنگ است. اما فرم α هم ساختار با ترکیبات هیدروتالکیت ماند است و شامل لایه های از $(OH)^{-2}$ است که روی هم قرار گرفته و برای خنثی شدن بار کل، می ترکیبات هیدروتالکیت مانند است و شامل لایه می از $(OH)^{-2}$ است که روی هم قرار گرفته و برای خنثی شدن بار کل، در ترکیبات هیدروتالکیت مانند است و شامل لایه های از $(OH)^{-2}$ است که روی هم قرار گرفته و برای خنثی شدن بار کل، ا

[.]نویسنده مسئوول: استادیار پژوهشکده چرخه سوخت پژوهشگاه علوم و فنون هسته ای

آنیونهایی نظیر نیترات، کربنات و سولفات در داخل این لایهها درج شده اند [۵]. رنگ این هیدروکسید از صورتی تا آبی- سبز متغیر است. فرم lpha هیدروکسید کبالت فضای بین لایهای بزرگ (Å 7<) دارد که متاثر از نوع یون درج شده است درحالیکه فر فرم eta فضای بین لایه ای کوچکتر (lpha / eta) دارد. به همین دلیل نفوذ الکترولیت در داخل ساختار فرم lpha بهتر صورت گرفته و در نتيجه فعاليت الكتروشيميايي بالاتري خواهد داشت. با اين حال، فرم lpha در محيط قوى قليايي بسيار ناپايدار بوده و براحتي به فرم β تبدیل میشود [۶–۸]. بر این اساس، اغلب β-Co(OH)2 بعنوان افزودنی در باتری های آلکالاین ثانویه انتخاب میشود که به دلیل پایداری آن در محیط قلیایی داخل باتری است. همچنین وقتی که در اثر واکنش الکتروشیمیایی به β-CoOOH تبدیل می شود هدایت این ماده افزایش می یابد [۹]. روشهای مختلفی برای تهیه هیدروکسید کبالت نانوساختار بکار برده شده است که مهم ترین آنها عبارتند از: هیدروترمال [۱۰و۱۱]، سالوترمال[۱۲-۱۴]، تجزیه حرارتی [۱۵و۱۶] و همرسوبی شیمیایی[۱۸و۱۸]. ترسیب الکتروشیمیایی نیز می تواند بعنوان یک روش کارآمد در تهیه هیدرورکسید کبالت نانوساختار بکاربرده شود [۱۹–۳۰]. برای مثال، از ترسیب کاتدی پتانسیواستات هیدروکسید کبالت در محلول ۱/۱ مولار نیترات کبالت روی بستر کریستال مایع Brij 56، نانوساختارهای منظم مزوپروس از α-Co(OH)2 تهیه شده و ظرفیت الکتروشیمیایی ساختارهای به دست آمده نیز بررسی شده است [۱۹]. فیلم ترسیب شده ظرفیت خازنی برابر با ۱۰۸۴ F g⁻¹ نشان داده است که این عملکرد الکتروشیمیایی فوق العاده خوب به ساختار منظم و میکروپروس آن نسبت داده شده است. لازم به ذکر است lpha که ظرفیت تئوری هیدروکسید کبالت با توجه به ساختار کریستالی آن متفاوت است. ظرفیت الکتروشیمیایی تئوریتیکی -lphaو β -Co(OH)2 و β -Co(OH)2 (OH)2 روش ترسیب کاتدی از محلولهای رقیق نیترات کبالت در حضور الکترولیت کمکی KNO₃ در دماهای به ترتیب ۶۰ و °C ۹۵ سنتز شده است[۲۰]. فیلم ترسیب شده در ℃ ۶۰، ساختار هیدروتالکیت مانند و دارای نقص هیدروکسیلی به فرمول ⁺⁺ [Co(OH)_{2-x}(H₂O)] بوده که یونهای ⁻NO₃ در فضای بین لایه ای و در بین مولکولهای اَب درج شده است. اما در ℃ ۹۵، ا با ساختار بروکیتی به دست آمده است. همچنین سنتز نانوساختارهای lpha و eta هیدروکسید کبالت با استفاده از eta-Co(OH)_2 افزایش محلی اسیدیته در سطح کاتد ITO در محلول نیترات کبالت و الکترولیت های کمکی نیترات پتاسیم (KNO₃) و نیتریت پتاسیم (KNO₂) انجام شده است[۲۱]. نتایج این مطالعه نشان داده است که دما نقش مهمی در ترسیب کاتدی هیدروکسید کبالت داشته و میتوان با کنترل دما فازهای مختلفی از این هیدروکسید را سنتز کرد. همچنین دما و نوع الکترولیت کمکی تاثیر زیادی در مورفولوژی ساختارهای به دست آمده دارد. در بسیاری از مقالات رفتار ابرخازنی نانوساختار هیدروکسید کبالت تهیه شده ارزیابی نشده [۱۹-۲۴] و همچنین بسیاری از این کارها در شرایط سه الکترودی با پتانسیل ثابت

انجام شده است[۲۱-۲۸]. لذا در این مقاله، سنتز جریان ثابت (دو الکترودی) هیدروکسید کبالت نانوساختار انجام و همچنین رفتار ابرخازنی نمونه به دست آمده با روش های مدرن الکتروشیمیایی بررسی شده است.

۲-بخش تجربی

۲-۱-مواد شیمیایی مورد استفاده

نیترات کبالت شش آبه با جرم مولکولی 3/291 g.mol-1، پلی تترافلورواتیلن (PTFE)، استیلن بلک ساخت شرکت Merck، و آب مقطر در تهیه نانوصفحات هیدروکسید کبالت و بررسی رفتار ابرخازنی آنها مورد استفاده قرار گرفتند.

۲-۲- روش انجام ترسیب الکتروشیمیایی و تهیه پودر هیدروکسیدی

برای انجام ترسیب الکتروشیمیایی جریان ثابت، یک سیستم دو الکترودی طراحی شد. از منبع تغذیه جریان مستقیم مدل PROVA 8000 (۵ آمپر- ۴۰ ولت) در تمام سنتزها استفاده شده که قابلیت برنامهدهی در طول سنتز و دارای دقت یک میلی آمپری میباشد (شکل (۱)).



شکل ۱- سیستم آزمایشگاهی طراحی شده برای انجام آزمایشات ترسیب کاتدی

ورق فولاد زنگ نزن ۳۱۶L بعنوان کاتد در سنتز الکتروشیمیایی نمونه ها انتخاب شد. کاتد فولادی زنگ نزن ۳۱۶L قبل از استفاده ابتدا در استون چربی زدایی و سپس مطابق شرایط گفته شده در جدل (۱) الکتروپولیش شد.

جدول ۱- شرایط الکتروپولیش کاتد فولادی ۲۱۶ L

ترکیب حمام	دمای حمام	دانسيته جريان	زمان
Phosphoric acid (50% Vol.) Sulfuric acid (25% Vol.) Deionized water (25% Vol.)	۷۰ ∘C	\cdot/Δ A/cm ²	۱۰ min

آند گرافیتی قبل از استفاده، طی دو مرحله زبر سازی سطحی شد. ابتدا صفحات گرافیتی با سمباده مش ۱۵۰۰ پولیش زده و به مدت ۱۲ ساعت در آب مقطر قرار داده شدند. در مرحلهی بعدی در محلول یک مولار اسید سولفوریک به مدت ۴ ساعت زبر سازی شدند. در نهایت صفحات گرافیتی به مدت ۲۴ ساعت در آب مقطر قرار داده شدند. محلول ۰/۰۱ مولار نیترات کبالت ۶ آبه[6H20. 2(0NO3)] به عنوان الکترولیت استفاده شد. تمامی آزمایش های ترسیب الکتروشیمیایی با اعمال دانسیته جریان ثابت ۵/۰ میلی آمپر بر سانتی متر مربع انجام شدند.

۲-۳-دستگاههای مورد استفاده

۲-۴- بررسی خواص الکتروشیمیایی

برای بررسی رفتار الکتروشیمیایی هیدروکسید کبالت سنتز شده از دستگاه Auto Lab مدل Auto Chemie, مدل (AUTOLAB[®], Eco Chemie, معنوان الکترود Ag/AgCl استفاده شد. سیستم سه الکترودی شامل الکترود Ag/AgCl به عنوان الکترود مرجع، پلاتین بعنوان الکترود عرکی و مواد اکتیو سنتز شده بعنوان الکترود کار استفاده شد. محلول الکترولیت شامل KOH یک مولار بود. به صورت زیر می باشد. برای آماده سازی الکترود حاوی مواد فعال هیدروکسیدی، مخلوطی از رسوب هیدروکسیدی، استیلن بلک، گرافیت می باشد. برای آماده سازی الکترود حاوی مواد فعال هیدروکسیدی، مخلوطی از رسوب هیدروکسیدی، استیلن بلک، گرافیت بعنوان هادی و پلی تترافلورواتیلن (PTFE) بعنوان چسباننده به نسبتهای وزنی به ترتیب ۲۰:۱۰:۱۰:۵۰ تهیه شد. مخلوط العنوان هادی و پلی تترافلورواتیلن (PTFE) بعنوان الکترود کار در تست های ولتامتری چرخهای و شارژ - دشارژ با جریان ثابت حاصل تحت فشار بر روی فوم نیکلی پرس و بعنوان الکترود کار در تست های ولتامتری چرخهای و شارژ - دشارژ با جریان ثابت استفاده شد.

٨٨

۳-بحث و نتیجه گیری

۳-۱- بررسی شرایط و مکانیسم تشکیل هیدروکسید کبالت

قبل از انجام آزمایشات ترسیب کاتدی، شرایط سینتیکی و ترمودینامیکی سنتز هیدروکسید حمام نیتراتی با استفاده از تکنیک ولتامتری چرخهای و منحنیهای ولتاژ- زمان ارزیابی شد. بر همین اساس، مکانیسم تشکیل رسوب هیدروکسیدی در دماهای مختلف پیشنهاد شد.



شکل ۲- منحنی ولتامتری چرخه ای ناحیه کاتدی الکترود استیل در محلول ۰/۰۱ مولار Co(NO₃)2 با سرعت روبش ۳۷ s⁻¹ در دمای ۲۵ °C



شکل (۲) منحنی ولتامتری چرخهای ناحیه کاتدی برای الکترود استیل در محلول ۰/۰۱ مولار نیترات کبالت (II) را نشان میدهد. مناطق پتانسیلی در منحنی ولتامتری شکل (۲) به این صورت است که در پتانسیلهای بزرگتر از ۰/۳- ولت احیای همزمان مولکولهای اکسیژن اتفاق میافتد. از ۰/۳- تا ۰/۷- ولت دانسیته جریان به سرعت افزایش مییابد و و به نظر میرسد که در این ناحیه تغییری در واکنشهای احیای اتفاق میافتد و گونه بعدی وارد واکنش می شود. ناحیه سوم در پتانسیل های ۰/۷- تا ۱/۰۵- ولت بوده که تقریبا یک حالت پایا یا پایدار برای دانسیته جریان مشاهده می شود. با تغییر پتانسیل تغییر

تهیه ماده الکترودی بر پایه نانوصفحات هیدروکسید کبالت ...

چندانی در دانسیته جریان مشاهده نمی شود. این موضوع به تشکیل لایه ناز کی از رسوب هیدروکسیدی در سطح کاتد مربوط می شود. رسوب هیدروکسیدی عایق بوده و مقاومت در سطح کاتد افزایش یافته است. بنابراین نه تنها تغییر چندانی در دانسیته جریان به علت پوشیده شدن سایتهای فعال واکنشی توسط فیلم هیدروکسیدی مشاهده نمی شود بلکه دانسیته جریان اندکی نیز کاهش می یابد. اما با افزایش پتانسیل (۱/۱۷ – ≦) و آزاد شدن حبابهای H2 سایتهای فعال واکنش ایجاد شده و دانسیته جریان به شدت افزایش یافته و به دیواره احیای آب می رسد. منحنی پتانسیل – زمان در طول ترسیب کاتدی نیز در شکل (۳) نشان داده شده است. مقدار ولتاژ در این منحنی نشان می دهد که واکنش احیای آب واکنش اصلی در تولید باز در

سطح کاتد میباشد. با توجه به نتایج حاصل از ولتامتری چرخهای و منحنیهای پتانسیل- زمان میتوان مکانیسم زیر را برای ترسیب فیلم هیدروکسیدی پیشنهاد داد:

- مرحلهی اول: تولید -OH
- $2H_2O + 2e^- \rightarrow H_2 + 4OH^-$ E° = − 1.08 V vs. Ag/AgCl (1) - aرحلهی دوم: تشکیل رسوب

 $Co^{2+}(aq) + 2OH^{-}(aq) + yH_2O \rightarrow [Co(OH)_2, yH_2O] \downarrow$ $Co^{2+}(aq) + (2-x)OH^{-}(aq) + xNO_3^{-} + yH_2O \rightarrow [Co(OH)_{(2-x)}(NO_3)_x, yH_2O] \downarrow$ (2)
(3)

بطور کلی می توان نتیجه گرفت که شرایط سینتیکی و ترمودینامیکی برای ترسیب هیدروکسید کبالت در حمام نیتراتی کاملا مهیا می باشد.

FT-IR نتایج آنالیز پراش پرتو X و طیف سنجی FT-IR

الگوی XRD نمونه ی هیدروکسیدی سنتز شده در دماهای مختلف در شکل (۴۵) ارائه شده است. پیکهای مشاهده در تمامی طیفهای نمونههای هیدروکسیدی با فاز هگزاگونال β هیدروکسید کبالت(JCPDS File No. 30-443) مطابقت کامل دارد. هیچگونه پیکی مبنی بر وجود فاز ۵ در طیفهای XRD دیده نمی شود. برای شناسایی بهتر نمونه ی تهیه شده، از نمونه سنتزی در محدودهی ۴۰۰ تا ۴۰۰۰ هرتز طیف TFIR گرفته شد. شکل (۴b) طیف IR نمونه سنتز شده را نشان می دهد. محل و مشخصات پیک های مشاهده شده در جدول (۲) لیست شده است. پیک واقع در ۳۶۲۸ cm⁻¹ به ارتعاش کششی H-O متصل به Co در ساختار فاز 2(OH)هرتز طیف (۲) لیست شده است. پیک واقع در ۳۶۲۸ cm⁻¹ به ارتعاش کششی H-O متصل به Co در ساختار فاز 2(OH)ه وجود و این پیک مختص این فاز هیدروکسید کبالت می باشد. پیکهای مشاهده شده در ۱۳۹۱ cm⁻¹ و ۳۴۴۲ cm⁻¹ می در این نمونه را تایید می کند. پیکهای مشاهده شده در ۱۳۹۱ cm مربوط به ارتعاشات گروه نیترات است. وجود این پیکها نشان دهنده ی درج شده نیترات در فرآیند ترسیب و تاییدی بر مکانیسم پیشنهادی مطابقت دارد. پیکهای مشاهده شده در ^{1–}CM ما ۲۰۵۲، ^{1–} ۱۴۹۱ و ۱۴۷۱ مربوط به گروه کربنات است که احتمالا از طریق هوا توسط نمونه (واکنش هیدروکسید با CO2 هوا) جذب شده اند. پیک مشاهده شده در ۵۰۱ cm⁻¹ به مد ارتعاشی Co-O مربوط بوده و تاییدی بر هیدرکسید بودن نمونهی تهیه شده می باشد.



شكل ۴- (a) الكوى XRD و (b) طيف FT-IR نانوصفحات هيدروكسيد كبالت تهيه شده

جدول ۲- منشا و محل پیک های مشاهده شده در طیف های IR

Peak position (cm ⁻¹)	Assignment
3460-3470	H-O-H stretching
1630-1640	H-O-H bending
1520-1525	Carbonate group stretching
1395-1410	Carbonate group stretching
1380-1385 and 820-840	Nitrate group stretching
1070-1075	CO symmetric stretching
855-860	CO deformation
510- 530 and 425-445	Co-O-H vibrational modes

۳-۳- نتایج تصویر برداری توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی و عبوری

تصاویر SEM و TEM نمونهی تهیه شده در شکل (۵) نشان داده شده است. در تصاویر SEM صفحات فشرده و متراکم شش ضلعی یا هگزاگونالی شکل دیده میشود شکل (۵۵). تصاویر TEM در شکل (۵۵) نشان میدهد که این صفحات هگزاگونال دارای شکل منظمی بوده و اندازه اضلاع یا لبه های این صفحات از ۱۰۰ تا ۲۰۰ نانومتر متغیر است.



شكل ۵- تصاوير ميكروسكوپ الكتروني(a) روبشي (SEM) و (b) عبوري (TEM) نانوصفحات هيدروكسيد كبالت تهيه شده

همانطور که مشاهده می شود، در سطح الکترود اصلاح نشده پاسخی ضیف برای اکسایش فولیک اسید حاصل می گردد در حالیکه در سطح الکترود اصلاح شده بهبود چشمگیر در جریان پیک اکسایش فولیک اسید مشاهده شد که بیانگر تاثیر مثبت ترکیب اصلاحگر در بهبود پاسخ می باشد. با توجه به جابه جائی اندک پیک آندی در سطح الکترود اصلاح شده نسبت به الکترود عریان، افزایش چشمگیر مشاهده شده در پاسخ ولتامتری به افزایش سطح موثر الکترود و جذب موثر ملکول های فولیک اسید بر سطح الکترود اصلاح شده با نانو ذرات کربنی نسبت داده می شود.

- ۳-۴- بررسی خواص الکتروشیمیایی
 - ۳-۴-۲- نتایج ولتامتری چرخه ای

شکل ۶ منحنیهای CV و شارژ- دشارژ الکترودهای ساخته شده از نانوساختارهای تهیه شده را در الکترولیت ۱ مولار KOH در پنجرهی پتانسیلی ۰/۲۲ تا ۰/۵۵ ولت نسبت به الکترود رفرنس Ag/AgCl نشان میدهد.





شکل β-Co(OH)₂ با سرعت روبش های متفاوت و (c) شکر (c) منحنی های ولتامتری چرخه ای الکترود تهیه شده از نانوصفحات دشارژ با جریان ثابت A/g (ده سیکل اول) در محلول ۱ مولار KOH

بر اساس مرجع های [۲۴-۲۶]، پیک های ردوکسی که در منحنی های ولتامتری هیدروکسید کبالت دیده می شوند مطابق با واکنش های زیر هستند:

$Co(OH)_2 + OH^- \rightleftharpoons CoOOH + H_2O + e^-$	$E_{eq} = -0.152 V vs. Ag/AgCl$	(4)
$CoOOH + OH^- \Leftrightarrow CoO_2 + H_2O + e^-$	$E_{eg} = +0.466 V vs. Ag/AgCl$	(5)

در حقیقت پیک آندی مربوط به اکسیداسیون 2(O(OH به Co(OH و پیک کاتدی مربوط به فرآیند برعکس میباشد که مبین فرآیند انتقال تک الکترونی شبه برگشت پذیر هستند. بنابراین، میتوان گفت که ظرفیت خازنی مشاهده شده برای این نمونه منحصرا بر اساس مکانیسم ردوکس بوده و رفتار خازنی مشاهده شده از نوع خازن فارادی است. عموما در خازن لایه دوگانه الکتریکی، منحنیهای CV مستطیلی شکل بوده و رفتار خازنی از جدایی بار در سطح مشترک الکترود/ الکترولیت نشات می گیرد. بنابراین ذخیره بارهای الکتریکی اساسا غیر فارادی بوده و تجمع بارهای یونی در لایه دوگانه در این سطح مشترک اتفاق میافتد. نکته مهمی که در این منحنیها دیده میشود این است که شکل این منحنیها با افزایش سرعت روبش تغییر کرده است . با افزایش سرعت روبش، جریان آندی و کاتدی بیشتر شده ولی فرم منحنیهای ولتامتری تغییری نکرده است که نشان دهندهی سریع بودن واکنشهای اکسیداسیون و احیا در سطح نمونه سنتز شده میباشد (شکل (۵۵)). با استفاده از فرمول (۶) و با انتگرال گیری از سطح زیر منحنیهای شکل (۵۵) می توان میانگین ظرفیت خازنی (۵۵).

$$C = \frac{1}{m\nu(Va-Vc)} \int_{Va}^{Vc} I(V) dV$$
(6)

ظرفیت خازنی محاسبه شده در سرعت های روبش متفاوت برای هر نمونه در جدول (۳) آورده شده است.

ظرفیت محاسبه از منحنی های CV (F/g) سرعت روبش پتانسیل (mV s ⁻¹)		ای شارژ–دشارژ	ظرفیت محاسبه شده از منحنی های شارژ-دشارژ				
		(F/g)			تئوريتيكى		
۲	۵	۱۰	۲۵	1th cycle	500th cycle	Capacity decay (%)	(F/g)
۹۹۵/۱	9.4/7	۸۲۶/۸	۲۳۱/۶	۹۱۵/۵	٨٩۴/٧	۲/۱	1940

جدول۳- ظرفیت های خازنی محاسبه شده از منحنی های CV و شارژ-دشارژ

با توجه به مقادیر محاسبه شده می توان گفت که نانوساختار تهیه شده دارای عملکرد خوبی است. همچنین مقادیر ظرفیت ارائه شده توسط نانوساحتار تهیه شده با مقادیر گزارش شده برای انواع نانوساختارهای تهیه شده از هیدروکسید کبالت قابل مقایسه است. برای مثال: ۲۰۹/۴ فاراد بر گرم برای ساختارهای فلس مانند متخلل در سرعت روبش ۱۰ میلی ولت بر ثانیه [۲۵]، ۲۰۲۷/۴ فاراد بر گرم برای نانوورقه های متخلل در سرعت روبش ۱۰ میلی ولت بر ثانیه [۲۹]، ۲۷۲/۸ فاراد بر گرم برای ساختارهای برگی شکل در سرعت روبش ۱۰ میلی ولت بر ثانیه (۳۰]، ۲۱۱/۳ فاراد بر گرم برای نانوورقه های هیدروکسید کبالت در سرعت روبش ۲۵ میلی ولت بر ثانیه [۳۵]، ۲۱۱/۳ فاراد بر گرم برای ساختارهای ستاره ای سه بعدی در سرعت روبش ۲۰ میلی ولت بر ثانیه [۳۲]، ۵۳۰ فاراد بر گرم برای ساختارهای محروطی شکل در سرعت روبش ۱۰ میلی ولت بر ثانیه (۳۳] و ۲۰۹۴۷ فاراد بر گرم برای ساختارهای گل مانند هیدروکسید کبالت/نیکل در سرعت روبش ۱۰ میلی ولت بر ثانیه (۳۴]

۳–۶– نتایج شارژ –دشارژ

ظرفیت الکتروشیمیایی این هیدروکسید با تکنیک شارژ- دشارژ و با اعمال جریان ثابت نیز اندازه گرفته شد. الکترود ساخته شده از نانوصفحات هیدروکسیدی ۵۰۰ سیکل کاری با اعمال جریان ثابت A g⁻¹ ۲ در محدودهی پتانسیلی ۲/-۰ تا ۱/۵ ولت نسبت Ag/AgCl شارژ- دشارژ شد. ده سیکل اول شارژ- دشارژ این هیدروکسید در شکل (۵c) نشان داده شده است. شکل این منحنیها موید رفتار خازنی فارادی این ماده میباشد. بر اساس این منحنیها و با استفاده از فرمول زیر ظرفیت خازنی آن محاسبه شد:

$$C_m = \frac{C}{m} = \frac{I \times \Delta t}{\Delta V \times m} \tag{7}$$

در این رابطه، I جریان اعمالی بر حسب آمپر بر گرم (۰/۵)، ΔV محدودهی پتانسیلی (۷ ۵۵/۵)، Δ زمان یک سیکل دشارژ بر حسب ثانیه و m مقدار وزنی ماده اکتیو بر حسب گرم میباشد. مقدار ظرفیت محاسبه شده برابر با ۹۱۵/۵ فارد بر گرم بود که به مقادیر محاسبه شده از منحنیهای CV بسیار نزدیک می،اشد. همچنین برای سیکل ۲۰۵۱م ظرفیتی برابر با ۲۹۴۸ فارد بر گرم محاسبه شد که تنها ۲ درصد کاهش نسبت به ظرفیت محاسبه شده از سیکل اول را نشان می دهد. همچنین مقادیر ظرفیت ارائه شده توسط نانوساحتار تهیه شده با مقادیر گزارش شده برای انواع نانوساختارهای تهیه شده از هیدروکسید کبالت قابل مقایسه است. برای مثال: ۵۲۲ فاراد بر گرم برای نانوساختار مخروطی شکل در دانسیته جریان دشارژی ۲ آمپر بر گرم و بقا ظرفیتی ۸۸ درصد بعد از ۳۰۰۰ سیکل کاری[۳۳]، ۴۹۷ فاراد بر گرم برای برای ساختارهای گل مانند هیدروکسید کبالت/نیکل در دانسیته جریان دشارژی ۲ آمپر بر گرم و بقا ظرفیتی ۳/۴۷ درصد بعد از ۳۵۰۰ سیکل کاری[۳۴]، ۲۰۱۴ فاراد بر گرم برای کامپوزیت هیدروکسید کبالت/ کربن فعال در دانسیته جریان دشارژی ۱ آمپر بر گرم [۳۵]، ۲۰۱۴ فاراد برگرم برای کامپوزیت هیدروکسید کبالت/ کربن فعال در دانسیته جریان دشارژی ۱ آمپر بر گرم [۳۵]، ۳۵/۱۰ فاراد برگرم برای کامپوزیت هیدروکسید کبالت در دانسیته جریان دشارژی ۲ آمپر بر گرم و ۳/۶۹ درصد بقا ظرفیت بعد از ۳۰۰۰ سیکل کاری [۳۶]، ۲۰۰۴ فاراد بر گرم برای میکروکرات سه بعدی هیدروکسید کبالت در دانسیته جریان دشارژی ۳/۰ آمپر بر گرم و ۳/۳۱۰ بقا ظرفیت بعد از ۱۰۰۰۰ سیکل کاری[۳۷]، ۲۰۸۱ فاراد بر گرم و ۳/۶۹ درانسیته جریان دشارژی ۳/۰ آمپر بر گرم برای نانوساختار لایه مانند هیدروکسید کبالت در دانسیته جریان دشارژی ۵/۰ آمپر بر گرم و ۵/۹۶ فاراد بر گرم برای نانوساختار لایه مانند هیدروکسید کبالت در دانسیته جریان دشارژی ۵/۰ آمپر بر گرم و ۵/۹۷ درصد بقا ظرفیت بعد از کربنی در دانسیته جریان دشارژی ۳۸/۰ آمپر بر گرم و ۵/۲۸ بقا ظرفیت بعد از ۲۰۰۰ سیکل کاری[۳۸] و ۴/۴۱ فاراد بر گرم برای نانوساختار لایه مانند هیدروکسید کبالت در دانسیته جریان دشارژی ۵/۰ آمپر بر گرم و ۵/۹۷ درحدی بقا ظرفیت بعد از ۲۰۵۰ سیکل کاری[۳۳] مانوساختان می مقادیر عملکرد ابرخازی گزارش شده برای نانوساختارهای مختلف سنتز شده با نانوساختار تهیه شده در این مقاله، می توان دید که نانوصفحات ₂(O) شاده برای نانوساختارهای مختلف سنتز خوب، دارای عمر سیکلی کاملا بالایی نیز هستند.

۴-نتیجه گیری

سنتز الکتروشیمیایی نانوصفحات هیدروکسید کبالت با اعمال دانسیته جریان ۵/۰ میلی آمپر بر سانتیمتر مربع در محلول ۰/۰۰۵ مولار نیترات کبالت انجام شد. مطالعات ساختاری بوسیله XRD و FT-IR تایید کرد که نمونه تهیه شده هیدروکسید کبالت کاملا خالص با فاز کریستالی β می باشد. مشاهدات SEM و TEM مورفولوژی نانوصفحهای هم شکل و هگزاگونال هیدروکسید تهیه شده را آشکار کرد. بررسی های الکتروشیمیایی با تکنیک های ولتامتری چرخه ای و شارژ-دشارژ بر روی الکترود ساخته شده از نانوصفحات تهیه شده، عملکرد ابرخازنی آنها را تایید کرد.

۵-مراجع

- [1] K. Watanabe, T. Kikuoka and N. Kumagai, Journal of Applied Electrochemistry, 25 (1995) 219.
- [2] P. Elumalai, H. N. Vasan and N. Munichandraiah, Journal of Power Sources, 93 (2001) 201.
- [3] M. Dinamani and P. V. Kamath, Journal of Applied Electrochemistry, 305 (2000) 1157.
- [4] N. Jozer, D. G. Chen and T. Buyuklimanli, Solar Energy Materials and Solar Cells, 52 (1998) 223.

[5] R. Ma, Z. Liu, K. Takada, K. Fukuda, Y. Ebina, Y. Bando and T. Sasaki, *Inorganic Chemistry*, 45 (2006) 3964.

[6] C. Faure, C. Delmas and M. Fousassier, Journal of Power Sources, 35 (1991) 279.

[7] P. V Kamath and N. Y. Vasanthacharya, Journal of Applied Electrochemistry, 22 (1992) 483.

[8] P. V. Kamath, M. Dixit, L. Indira, A. K. Shukla, V. G. Kumar and N. Munichandraiah, *Journal of The Electrochemical Society*, **141** (1994) 2956.

[9] P. V. Kamath and G. H. A. Therese, Journal of Solid State Chemistry, 128 (1997) 38.

[10] Y. Hou, H. Kondoh, M. Shimojo, T. Kogure and T. Ohta, *Journal of The Physical Chemistry B*, **109** (2005) 19094.

[11] J. Wu, H. Zhang, N. Du, X. Ma and D. Yang, *Journal of The Physical Chemistry B*, **110** (2006)11198.

[12] J. T. Sampanthar and H. C. Zeng, Journal of The American Chemical Society, 124 (2002) 6668.

[13] W. Z. Wangn, Q. Zhou, L. Wang, T. Yang and G. Zhang, *Journal of Crystal Growth*, **312** (2010) 3485.

[14] R. Qiao, X.L. Zhang, R. Qiu, J.C. Kim and Y.S. Kang, *Chemistry - A European Journal*, **15** (2009) 1886.

[15] S. Xiong, C. Yuan, X. Zhang, B. Xi and Y. Qian, *Chemistry - A European Journal*, **15** (2009) 5320.

[16] F. Zhan, B. Geng and Y. Guo, Chemistry - A European Journal, 15 (2009) 6169.

[17] J. Yang, H. Liu, W. N. Martens and R. L. Frost, *Journal of The Physical Chemistry C*, **114** (2010) 111.

[18] Z. Liu, R. Ma, M. Osada, K. Takada and T. Sasaki, *Journal of The American Chemical Society*, **127** (2005)

13869.

[19] W. Zhou, D.D. Zhao, M.W. Xu, C.L. Xu and H.L. Li, *Electrochimica Acta*, 53 (2008) 7210.

[20] J. R. S. Brownson and C. Levy-Clement, Physica Status Solidi, 245 (2008)1785.

[21] J. R. S. Brownson and C. Levy-Clement, *Electrochimica Acta*, 54 (2009) 6637.

[22] E. A. McNally, I. Zhitomirsky and D. S. Wilkinson, *Materials Chemistry and Physics*, **91** (2005) 391.

[23] C. M. Wu, C. Y. Fan, I. W. Sun, W. T. Tsai and J. K. Chang, *Journal of Power Sources*, **196** (2011)

7828.

[24] B. E. Prasad, P. V. Kamath and S. Upadhya, *Journal of The American Chemical Society*, **91** (2008) 3870.

[25] S. L. Chou, J. Z. Wang, H. K. Liu and S. X. Dou, *Journal of The Electrochemical Society*, **155** (2008) A926.

[26] J. K. Chang, C. M. Wu and I. W. Sun, Journal of Materials Chemistry, 20 (2010) 3729.

[27] T. Zhao, H. Jiang and J. Ma, Journal of Power Sources, 196 (2011) 860.

[28] L. B. Kong, M. C. Liu, J. W. Lang, M. Liu and Y. C. Luo, *Journal of Solid State Chemistry*, **15** (2011)

571.

[29] A. A. Malek Barmi, M. Aghazadeh and B. Arhami, H. Mohammad Shiri, A. Amini Fazl, E.

Jangju, Chemical Physics Letters, 541 (2012) 65.

[30] M. Aghazadeh, A. A. Malek Barmi and T. Yousefi, *Journal of the Iranian Chemical Society*, **9** (2012) 225.

[31] W. Yang, Y. Feng, N. Wang, H. Yuan and D. Xiao, *Journal of Alloys and Compounds*, **644** (2015) 836.

[32] X. Tan, H. Gao, M. Yang, Y. Luan, W. Dong, Z. Jin, J. Yu, Y. Qi, Y. Feng and G. Wang, *Journal of Alloys and Compounds*, **608** (2014) 278–282

- [33] F. Cao, G. X. Pan, P. S. Tang and H. F. Chen, Journal of Power Sources, 216 (2012) 395.
- [34] Y. Tang, Y. Liu, S. Yu, W. Guo, S. Mu, H. Wang, Y. Zhao, L. Hou, Y. Fan and F. Gao, *Electrochimica Acta*, 161, **10** (2015) 279.

[35] T. M. Masikhwa , J. K. Dangbegnon , A. Bello , M. J. Madito and D. Momodu and N. Manyala, *Journal of Physics and Chemistry of Solids*, **88** (2016) 60.

[36] Y. Tang, Y. Liu, S. Yu, S. Mu, S. Xiao, Y. Zhao and F. Gao, *Journal of Power Sources*, **256** (2014) 160.

[37] D. Li, F. Yu, Z. Yu, X. Sun and Y. Li, *Materials Letters*, 158 (2015) 17.

[38] J. Zhang, X. Wang, J. Ma, S. Liu and X. Yi, *Electrochimica Acta*, 104 (2013) 110.

[39] Z. Hu, L. Mo, X. Feng, J. Shi, Y. Wang and Y. Xie, *Materials Chemistry and Physics*, **114** (2009) 53.