

تزمین نانولوله کربنی با نانوذرات نیکل به روش شیمی تر و بررسی خواص مغناطیسی آن

سمانه صاحبیان سقی^{۱*}، سید مجتبی زبرجد^۲، جلیل وحدتی خاکی^۳، آندرلا تزرا^۴

چکیده

نانولوله‌های کربنی در کنار خواص حرارتی، مکانیکی و الکتریکی مطلوب، دارای خواص ضعیف مغناطیسی می‌باشند. با پوشش دهی نانولوله‌های کربنی توسط نانو ذرات فرومغناطیسی چون آهن، نیکل و کبالت می‌توان خاصیت مذکور را بهبود بخشد. در این تحقیق نانو ذرات نیکل توسط روش شیمی تر بر سطح نانولوله‌های کربنی جانشانی شد. از آنجایی که واکنش-پذیری سطح نانولوله کربنی ضعیف می‌باشد در ابتدا از فرایند اسیدشوابی جهت تشکیل گروههای عاملی استفاده شد و سپس با استفاده از روش شیمی تر نانو ذرات نیترات نیکل بر سطح نانولوله کربنی جانشانی و سپس در اتمسفر هوا کلسینه و در نهایت در اتمسفر هیدروژن نانو ذرات نیکل در سطح نانولوله کربنی تشکیل شد. بررسی خواص کامپوزیت تولیدی توسط میکروسکوپ‌های SEM و دستگاه وزن‌سنجی حرارتی، تفرق اشعه ایکس و مغناطوسنجی VSM صورت گرفت. نتایج تحقیقات بیانگر توزیع مطلوب نانو ذرات نیکل بر سطح نانولوله کربنی و بهبود خواص مغناطیسی آن می‌باشد.

واژه‌های کلیدی: نانولوله کربنی چند دیواره، نانو ذرات نیکل، تزمین، شیمی تر، خواص مغناطیسی، پایداری حرارتی.

^۱- استادیار گروه مهندسی متالورژی و مواد، دانشکده مهندسی، دانشگاه فردوسی مشهد، ایران.

^۲- استاد، گروه مهندسی متالورژی و مواد، دانشکده مهندسی، دانشگاه شیراز، شیراز، ایران

^۳- استاد، گروه مهندسی متالورژی و مواد، دانشکده مهندسی، دانشگاه فردوسی، مشهد، ایران

^۴- استاد، دانشکده مهندسی شیمی، دانشگاه پیزا، پیزا، ایتالیا.

*- نویسنده مسئول مقاله: S.Sahelian@um.ac.ir

تشکیل گروههای عاملی ضروری است [۹]. اکسیداسیون CNT توسط اسیدهای قوی چون اسید سولفوریک و یا اسید نیتریک استراتژی مطلوبی جهت تشکیل گروههای عاملی چون کربوکسیل، هیدروکسیل و کربونیل می-باشد [۱۰-۱۱]. تشکیل گروههای عاملی مذکور سبب تغییر واکنش پذیری CNT و بهبود مشخصه ترشوندگی آن می-گردد.

تا به امروز تعداد زیادی از نانو ذرات فلزی و یا اکسیدهای فلزی چون طلا، پلاتین، نقره، پالادیوم، کبالت، نیکل بر سطح نانولوله کربنی جانشانی شده‌اند [۱۲-۱۳]. افزودن نانو ذرات نیکل بر سطح نانولوله کربنی به اهداف متغیری چون بهبود خواص مغناطیسی، کاهش مقاومت اتمی تسامی با نانولوله کربنی، بهبود خاصیت کاتالیستی و افزایش قدرت ذخیره سازی انرژی نانولوله کربنی می‌باشد و از روش‌های مختلفی چون الکتروشیمیابی و یا شیمی تر نیز جهت جانشانی استفاده می‌گردد [۱۴-۱۷].

در این تحقیق به منظور بهبود خواص مغناطیسی نانولوله کربنی از روش شیمی ترجهت جانشانی نانو ذرات نیترات نیکل بر سطح CNT استفاده شد و سپس طی فرایند کلسینه و احیا در اتمسفر هیدروژن- نیتروژن نانوذرات نیترات نیکل به نیکل تبدیل شدند. سپس بررسی مورفولوژی ذرات و توزیع پذیری آنها در سطح نانولوله کربنی توسط میکروسکوپ SEM و بررسی خواص مغناطیسی، آن نیز توسط دستگاه VSM انجام شد.

مواد و روش‌ها

مود

در این پژوهش از نانولوله کربنی چندلایه⁽¹⁾ (MWCNT) به قطر خارجی ۴۰-۶۰ نانومتر و طول ۱۵-۵ میکرومتر و خلوص بیش از ۹۵٪ از تولیدات شرکت Nanolin چین استفاده شد. به منظور فرایند اسیدشویی از اسید نیتریک (۶۵٪) مرک و آب دیونیزه جهت سستشوی نمونه‌ها استفاده شد. نیترات نیکل⁽²⁾ ($\text{Ni}(\text{Ni}_3)_2 \cdot 6\text{H}_2\text{O}$) مرک جهت

پیشگفتار

نانولوله‌های کربنی (CNT) به سبب خواص فیزیکی بی‌نظیر دارای پتانسیل کاربردی در زمینه‌های مختلفی چون پژوهشکی، الکترونیک، کامپوزیت و کاتالیست‌ها بوده‌اند [۱-۳]. در کنار خواص مکانیکی، حرارتی و رسانایی فوق العاده این ماده، در صورتی که بتوان خواص مذکور را با بهبود شیمی سطح آنها که توسط تزیین سطح خارجی و یا داخلی CNT همراه نمود، می‌توان سطح کاربردی نanolوله‌های کربنی در محدوده وسیعی از کاربردها ارتقا بخشد [۴-۵].

نانوذرات فلزی دارای پتانسیل کاربردی در زمینه‌های مختلف بخصوص مواد مغناطیسی می‌باشند [۲]. Dujardin و همکارانش نشان دادند که موادی با انرژی سطحی بالا چون فلزات به صورت خودبخودی قادر به ترکنندگی سطح CNT نمی‌باشند [۴]. در صورتی که بتوان با بهبود شیمی سطح CNT به طریقی نانو ذرات فلزی و یا اکسید فلزی را به آن متصل نمود، تغییرات فاحشی در خواص فیزیکی، مکانیکی، الکتریکی و بخصوص افزایش قدرت مغناطیسی نanolole کربنی ایجاد نمود، که نتیجه آن استفاده در ساخت کاتالیست، electromagnetic shielding film، Optoelectronic ذخیره‌سازی، هدایت‌مagnet، م-باشد [۵-۶].

یافته‌های علمی حاکی از آن است که انرژی پیوند ما بین فلزات و CNT ها بسیار کم است [۷] و در نتیجه چسبندگی مطلوبی بین آنها حاصل نمی‌گردد، که سبب کاهش خواص نانولوله کربنی چون افزایش مقاومت اهمی تماسی و افت استحکام نانولوله کربنی می‌گردد [۸]. روش کلی به منظور افزایش میزان واکنش پذیری نانولوله کربنی ایجاد گروههای عاملی و نقص در سطح نانولوله کربنی می-باشد. در حقیقت گروههای عاملی موجود در سطح CNT واسطه پیوندی بین فلز و نانولوله کربنی هستند [۸]. در تحقیقات نشان داده شده است که انرژی پیوند فلزات و CNT با ایجاد گروههای عاملی در سطح نانولوله کربنی افزایش چشمگیری می‌پابد [۸].

از آنجایی که CNT خام کاملاً خنثی بوده و سطح واکنش- پذیری کمی دارد، به منظور جانشانی هر ترکیبی بر سطح آن ایجاد مکان‌های فعال و واکنش پذیر در ساختار آن با

¹- Multi walled carbon nanotube

کاملاً توزیع گردید. مقادیر وزنی مختلفی از نیترات نیکل به ۲ آب اضافه و پس از حل شدن کامل به محیط شامل نانولوله کربنی افزوده شد. مجدداً مخلوط به مدت ۲ ساعت تحت امواج فراصوت در حمام آلتراسون قرار گرفت. در نهایت به مخلوط مدت ۴۸ ساعت در دمای محیط زمان داده شد. سپس مخلوط، فیلتر و چندین بار با آب شستشو داده شد تا نیترات نیکل آزاد از سیستم حذف شود. به منظور خشک کردن محصول در دمای 100°C به مدت یک شباهه روز در آون خلا قرار داده شد.

نانولوله‌های کربنی تزیین شده با نیترات نیکل به مدت ۲ ساعت در دمای 350°C در کوره با اتمسفر هوا قرار داده شد، تا تمامی ذرات نیترات نیکل کلسینه و به اکسید نیکل تبدیل گردد. به منظور احیای نانو ذرات اکسید نیکل موجود روی سطح نانولوله کربنی از کوره تحت اتمسفر هیدروژن ساخت کمپانی THERMOLAB-AP.126 FORNOS ELECTRICOS.lda با مشخصه- ۹۰۹-۳۷۵۴ (پرتغال) استفاده شد. احیای ذرات اکسید نیکل جانشانی شده در سطح نانولوله کربنی توسط کوره با اتمسفر ۹۵-۵ هیدروژن- نیتروژن در دمای 400°C به مدت ۲ ساعت تحت فشار 50 mbar و با نرخ جریان گاز $50\text{ ml}\cdot\text{min}^{-1}$ انجام شد. نامگذاری نمونه‌های نانولوله کربنی تزیین شده با ذرات نیکل در جدول (۱) نشان داده شده است.

جدول(۱): نحوه نامگذاری نانولوله کربنی تزیین شده با نانو ذرات اکسید نیکل، نیکل.

کد	FCNT مقدار (درصد وزنی)	NiO میزان (درصد وزنی)	میزان Ni پس از احیا (درصد وزنی)
DO50	45	50	--
DN20	85	--	20
DN40	65	--	40

DO: Decoration of Nickel Oxide, and DN: decoration of Nickel on the surface of FCNT.

پوشش دهی سطح نانولوله کربنی توسط شیمی تر بکار گرفته شد.

نموفه سازی

تولید نانو لوله کربنی تزیین شده با ذرات نیکل که شامل مراحل فرعی زیر می‌باشد:

- عامل دار نمودن نانولوله کربنی توسط فرایند اسید شویی
- تولید در جای نانو ذرات نیترات نیکل
- جانشانی اکسید نیکل در سطح خارجی نانولوله کربنی
- عملیات احیای نانو ذرات اکسید نیکل در سطح خارجی نانولوله کربنی جهت تولید نانوذرات نیکل بر سطح CNT

عامل دار نمودن نانولوله کربنی

به منظور ایجاد اتصال بین نانوذرات نیکل و سطح خارجی نانولوله کربنی با استفاده از گروه‌های عاملی در سطح خارجی نانولوله کربنی ایجاد شود. به این منظور و از طرفی جهت حذف ناخالصی‌های موجود در نانولوله کربنی خام^۱، فرایند اسید شویی توسط اسید نیتریک با غلظت ۶۵٪ انتخاب شد.

به این منظور ۰.۰۵ گرم نانولوله کربنی به ۵۰cc اسید نیتریک اضافه شد و در زمان ۲ ساعت تحت امواج فراصوت قرار گرفت و سپس نمونه به مدت ۲ ساعت در دمای محیط توسط همزن مغناطیسی مخلوط گردید. نمونه‌ها با استفاده از آب دیونیزه چندین بار شستشو داده شد تا PH نهایی آب حاصل از فیلتر به حدود ۶ برسد. در نهایت جهت خشک شدن محصول، نمونه‌ها در دمای 90°C به مدت ۲۴ ساعت در آون خلا قرار داده شد.

تزیین سطح نانولوله کربنی با نانو ذرات نیکل

به منظور پوشش دهی سطح نانولوله کربنی با ذرات نیکل ۰.۰۵ گرم نانولوله کربنی اسید شویی^۲ (FCNT-2U) در ۱cc متابول توسط امواج فراصوت به مدت ۱۵min

¹ Pure Carbon Nanotube

² Functionalized Carbon Nanotube

کربنی خالص و اصلاح شده از مغناطومتر^۴ VSM ساخت شرکت مغناطش دقیق کاشان استفاده می‌شود. دستگاه حلقه‌ی پس ماند هر نمونه را در دمای محیط مشخص می‌کند و به کمک حلقه‌ی به دست آمده، پارامترهای مغناطش حالت اشباع و وادارندگی اندازه‌گیری شد.

نتایج و بحث

در شکل (۱-الف) تا (۱-ت) تصاویر SEM و TEM گرفته شده از PCNT، FCNT-2H، DN20 و DN40 آورده شده است. با توجه به شکل (۱-الف)، نانولوله‌های کربنی خام دارای قطر خارجی تقریبی $20\text{--}60\text{ nm}$ بوده و مقادیری ناخالصی ناشی از صفحات کربنی و یا کاتالیست‌های فلزی در تصویر مشاهده می‌شود.

در نمونه FCNT-2U اثری از ناخالصی‌های موجود در نمونه PCNT نیست و در تصویر نمونه‌ای از بازشدن سرهای انتهایی نانولوله کربنی با تصاویر SEM نشان داده شده است، علاوه بر این طول نانولوله کربنی کاهش چشمگیری نداشته است (شکل (۱-ب)). سرهای نانولوله کربنی به سبب وجود حلقه‌های پنج ضلعی و کرنش ناشی از هرمی شدن از واکنش پذیری بالاتری نسبت به حلقه‌های شش ضلعی در دیواره نانولوله کربنی برخوردار است. در مرحله اول، حملات محیط اسیدی به منطقه پنج ضلعی صورت گرفته و در نتیجه سرهای انتهایی نانولوله کربنی به کربن آمورف تبدیل شده و از بین رفتہ و باز شدن سرهای انتهایی نانولوله کربنی رخ می‌دهد [۱۸].

در شکل (۱-پ) و (۱-ت) تصاویر TEM و SEM نمونه DN20 و DN40 در بزرگنمایی‌های مختلف آورده شده است. با توجه به تصاویر تمامی نانوذرات نیکل در سطح خارجی نانولوله کربنی جانشانی شده‌اند. قطر متوسط ذرات در نمونه DN20 حدود 15 nm بوده و در بعضی از مناطق نیز ذرات آگلومره با ابعاد $20\text{--}40\text{ nm}$ وجود دارد. در نمونه DN40 ابعاد نانو ذرات نیکل حدود $15\text{--}25\text{ nm}$ بوده و فاصله متوسط ذرات در قیاس با نمونه DN20 کاهش یافته است. مورفولوژی نانوذرات همگون و دایره‌ای شکل می‌باشد. در بعضی از مناطق نیز درشت شدن ابعاد نانوذرات نیکل در نمونه DN40 دیده می‌شود.

مشخصه‌یابی

برای بررسی سطح خارجی و توبولوژی سطح نانولوله‌های کربنی و نانوذرات قرار گرفته بر سطح آنها ارزیابی میکروسکوپی توسط میکروسکوپ الکترونی پویشی^۱ مدل JEOL JSM-5600 LV (JEOL ltd, Japan) صورت گرفت. از ولتاژ کاری 15 kV به منظور به حداقل رسیدن آسیب به سطح نمونه و کاهش حرارت ایجاد شده روی سطح استفاده شد. به این منظور سوسپانسیون رقیقی از نانولوله‌های کربنی/استون تهیه و پس از خشک شدن مورد آنالیز قرار گرفت.

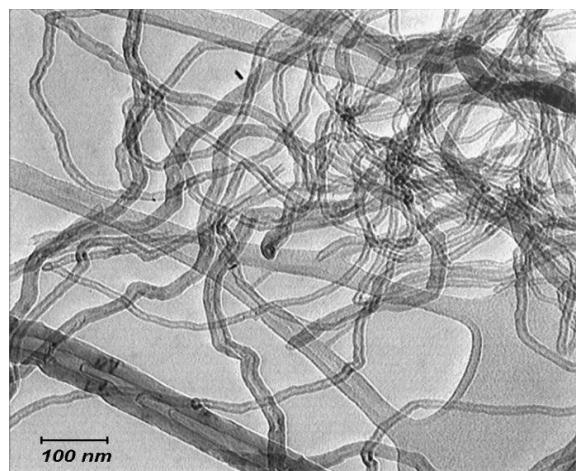
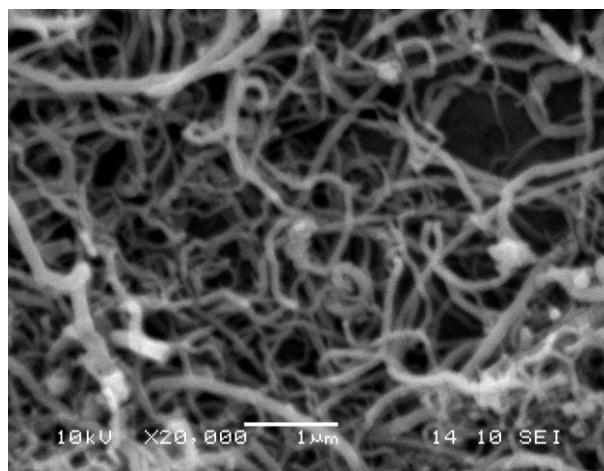
ارزیابی مورفولوژی نانولوله‌های کربنی و اندازه‌گیری قطر تقریبی نانولوله‌های کربنی و نحوه قرار گیری نانوذرات فلزی در داخل و یا سطح نانولوله‌ی کربنی توسط دستگاه میکروسکوپ الکترونی عبوری^۲ (TEM) مدل LEO 912AB انجام شد. به این منظور جهت نمونه‌سازی سوسپانسیون رقیقی از نانولوله کربنی/استون تهیه گردید. به منظور شناسایی نانولوله کربنی و ذرات موجود روی سطح نانولوله کربنی از دستگاه تفرق اشعه ایکس (XRD) استفاده شد. آزمایش‌های پراش پرتوی، با دستگاه پراش پرتوی PC1800 تحت ولتاژ 40 V و جریان 30 mA صورت گرفت. لامپ دستگاه از جنس مس می‌باشد و در تمامی آزمایشات از اشعه Cu_{ka} ^۳ با طول موج $A = 1.5404$ استفاده شد. بررسی خواص حرارتی و تعیین دامنه دمایی پایداری نانولوله‌ی کربنی و نانولوله‌های کربنی تزریق شده با نانوذرات اکسید TGA-1000 (TA Instrument, New Castle, DE, USA) انجام شد. برای انجام آزمایش، نمونه‌هایی با وزن تقریبی 2 mg از نمونه‌های نانولوله کربنی تهیه شد و نمونه‌ها با سرعت $10^{\circ}\text{C}/\text{min}$ از درجه حرارت محیط تا دمای 1000°C حرارت داده شدند و در نهایت تغییر وزن نمونه‌ها با تغییر زمان و دما ثبت گردید. آزمون‌ها تحت اتمسفر هوا صورت گرفت. به منظور بررسی خواص مغناطیسی نانولوله‌های

¹- Scanning Electron Microscopy (SEM)

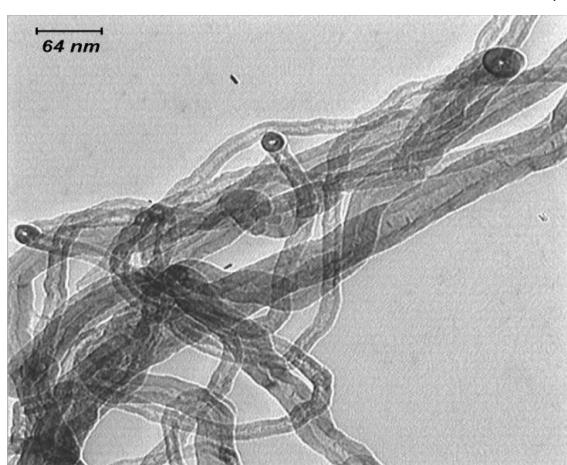
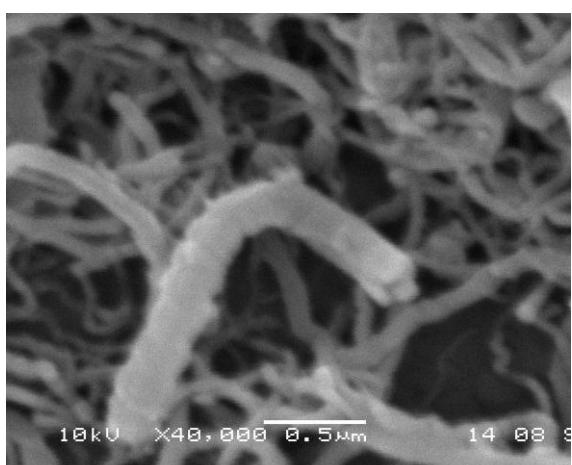
²- Transition Electron Microscopy (TEM)

³- Thermogravimetry Analyzer

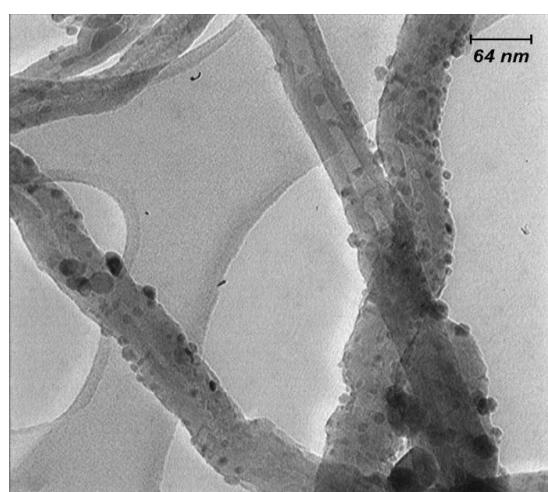
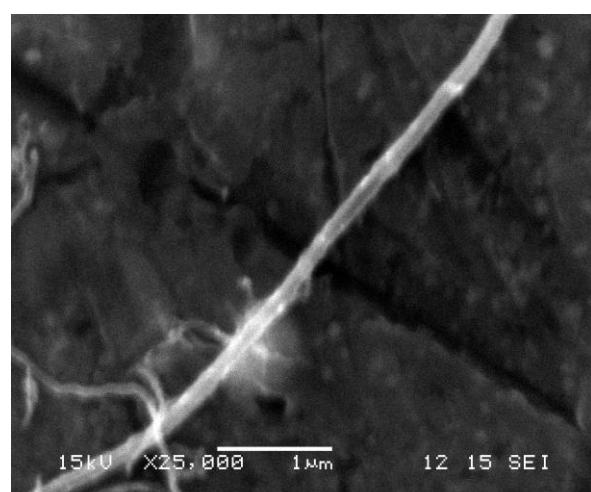
⁴- vibrating sample magnetometer (VSM)



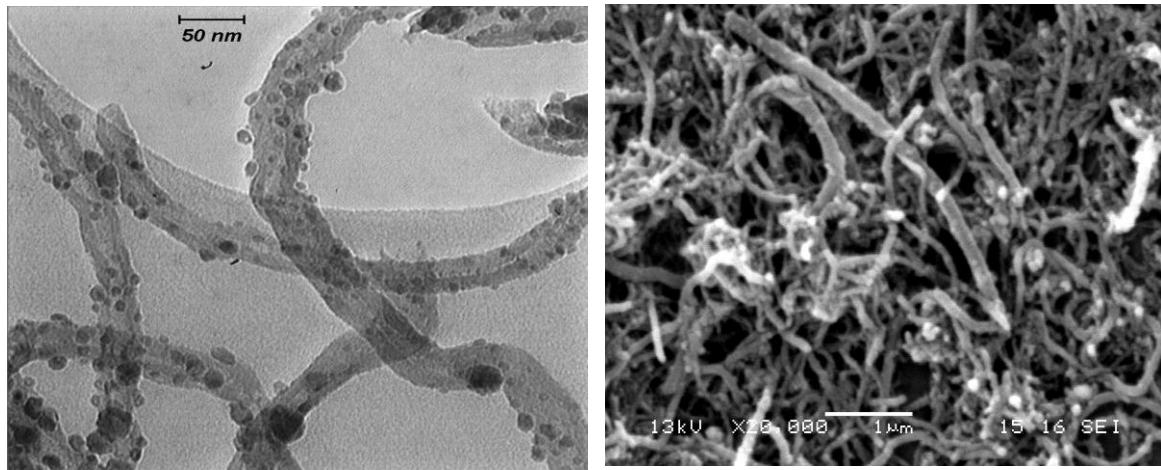
(الف)



(ب)



(پ)

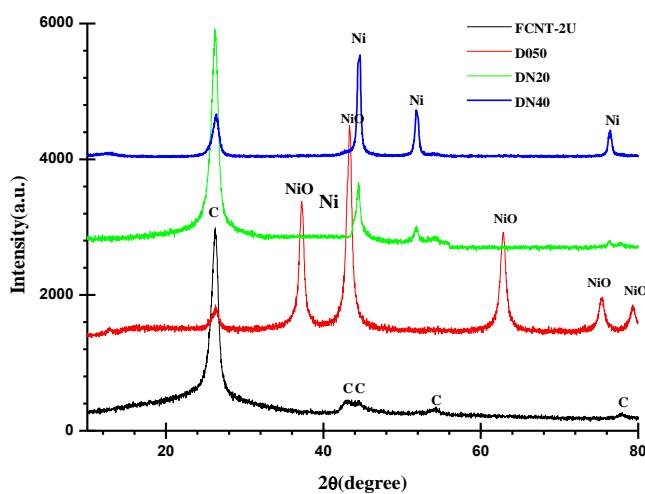


(ت)

شکل(۱): تصاویر SEM و TEM نمونه‌های (الف) FCNT-2U، (ب) PCNT، (ت) DN20 و (پ) DN40

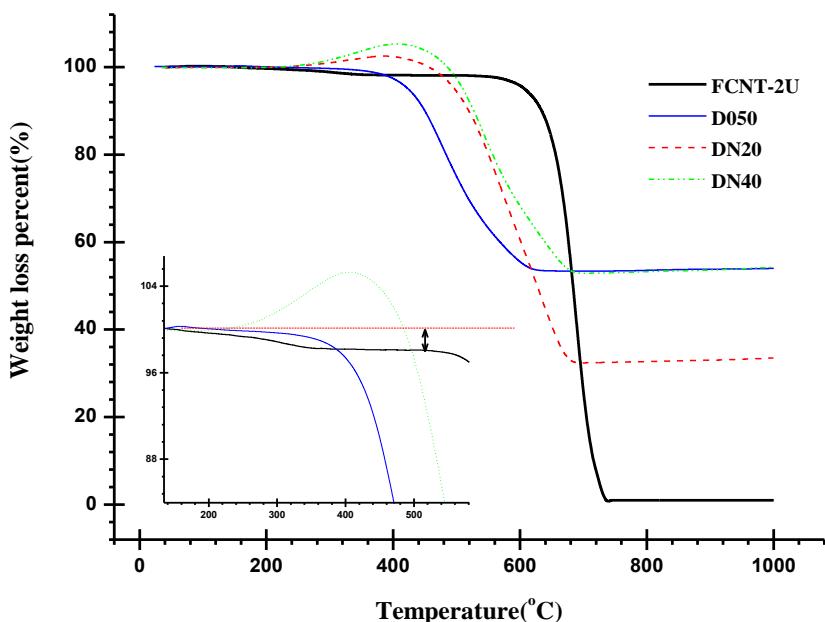
شود و تنها پیک‌های قابل مشاهده مربوط به نیکل در زوایای $44/5^\circ$ ، $51/8^\circ$ و $76/3^\circ$ و گرافیت دارای پیک با بیشترین شدت در $2\theta = 26/2^\circ$ مربوط به صفحه گرافیت (002) می‌باشد و سایر پیک‌ها در محدوده $42/7^\circ$ ، $53/8^\circ$ و $77/6^\circ$ می‌باشد که نشان دهنده کامل شدن فرایند احیای نانوذرات اکسید موجود در سطح نانولوله کربنی می‌باشد. با توجه به شکل با افزایش میزان درصد نیکل در ساختار، پیک‌های نیکل بزرگتر و نسبت عددی ارتفاع پیک‌ها کاهش یافته است.

در شکل (۲) نیز طیف پراش پرتوی ایکس دو نمونه نانولوله کربنی اسید شویی و تزيين شده با 20 و 40 درصد وزنی اکسید نیکل و تزيين شده با 20 و 40 درصد وزنی نیکل - DN40 و DN20 - نشان داده شده است. با توجه یه شکل، فرایند کلسینه نمونه DO50 به خوبی صورت گرفته و محصول تولیدی شامل گرافیت و اکسید نیکل می‌باشد. بر اساس طیف پراش دو نمونه DN20 و DN40 نیز می‌توان ادعا نمود که به طور کامل فرایند احیا صورت گرفته است و پیک‌های اکسید نیکل در طیف دو نمونه مشاهده ننمی-

شکل(۲): طیف پراش پرتوی X نمونه‌های نانولوله کربنی اسید شویی (FCNT-2U)، تزيين شده با اکسید نیکل (DO50) تزيين شده با 20 و 40 درصد وزنی نیکل (DN40) و (DN20).

می باشد [۱۹] و پس از جانشانی نانو ذرات اکسید نیکل و یا نیکل به سبب مصرف گروههای مذکور هیچ گونه افت وزنی مشاهده نمی شود. نمونه DN40 محصول احیای نمونه اکسیدی DO50 می باشد. با توجه به شکل پس از سوختن کامل دو نمونه مذکور وزن باقیمانده هر دو نمونه برابر یکدیگر است که نشان دهنده اکسایش کامل نانو ذرات نیکل در طی فرایند سوختن و تبدیل آنها به اکسید نیکل می باشد. علاوه بر این به سبب حضور نانو ذرات نیکل و کاهش سطح در تماس ساختار گرافیتی با اکسیژن هوا در مقایسه با نمونه DO50 پایداری حرارتی بالاتری را از خود نشان می دهد.

در شکل (۳) تغییرات افت وزن برای نمونه های FCNT-2U، DN20، DO50 و DN40 آمده است. با توجه به شکل پایداری حرارتی نanolوله کربنی از ۵۹۷°C در حضور نانو ذرات اکسید نیکل به ۵۰۱°C کاهش می یابد. دلیل این امر را می توان به افزایش سطح در تماس ساختار گرافیتی با اکسیژن مرتبط دانست. میزان اکسید نیکل موجود در ساختار نمونه DO50 نیز پس از کسر خاکستر باقیمانده برابر ۵۰ درصد می باشد. نکته جالب در این نمودار تعیین میزان تشکیل گروههای عاملی در سطح نanolوله کربنی است. با توجه به شکل کاهش وزن تا دمای ۴۰۰°C مربوط به گروههای فعال در سطح نanolوله کربنی



شکل (۳): تغییرات افت وزن برای نمونه های FCNT-2U، DN20، DO50 و DN40

منحنی مشتق مشاهده می شود، این افزایش وزن ناشی از تمایل ترکیب نانو ذرات نیکل موجود در سطح نanolوله کربنی است. انرژی آزاد معادله اکسیداسیون ذرات نیکل بر اساس رابطه زیر قابل محاسبه است:

$$\Delta G = \Delta G^\circ - RT \ln P_{O_2} \therefore 2Ni(s) + O_2(g) = 2NiO(s)$$

$$\therefore \Delta G = -471200 + 184.97T(j.mol^{-1})$$

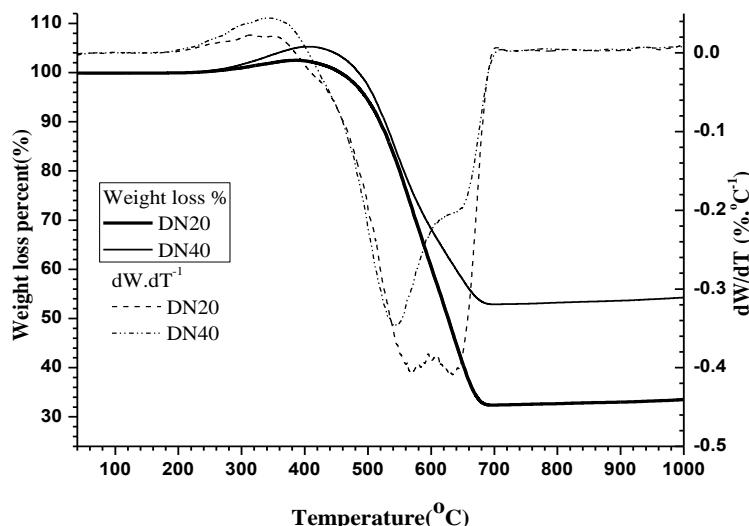
سینتیک سرعت واکنش بسیار کند بوده و در منحنی TGA هیچگونه تغییرات وزنی مشاهده نمی شود. با افزایش دما شرایط سینتیکی مهیا شده و افزایش وزن در منحنی

در شکل (۴) تغییرات افت وزنی و مشتق آن بر حسب دما در اتمسفر هوا نشان داده شده است. فرایند تخریب نanolوله کربنی تزیین شده با ذرات نیکل شامل مراحل متعددی است. ابتدا افزایش وزنی از دمای ۱۷۰°C بر اساس

با توجه به معادله بالا انرژی آزاد واکنش اکسیداسیون نیکل در اتمسفر محیط منفی است، در دمای پایین تر از ۱۷۰°C شرایط ترمودینامیکی برقرار بوده ولی از لحظ

دماي بالاتر از 410°C فراهم مى نمایند. در حقیقت در این بازه دمايی دو واکنش تجزیه و اکسیداسیون به صورت موازی در حال انجام است. نکته جالب آن که پس از کامل شدن تجزیه کربن در ساختار نانولوله کربنی در دماي 200°C میزان ماده باقیمانده پس از کسر خاکستر موجود در ساختار برابر درصد وزنی نمونه های نانولوله کربنی تزيين شده با اکسید نيكل می باشد. اين ارقام نشان دهنده اکسایش كامل نانو ذرات نيكل موجود در دو نمونه می باشد.

مشاهده می شود. تا دماي 400°C روند صعودی افزایش وزن در نمونه های مذکور مشاهده می شود، که نشان دهنده آن است تا اين دما واکنش کنترل کننده اکسیداسیون نانو ذرات نيكل می باشد، اما تا اين دما تنها مقداری از ذرات نيكل موجود در ساختار در واکنش اکسیداسیون شرکت کرده اند، با توجه به شكل (۵) میزان افزایش وزن تا دماي 410°C برابر $5/4$ و $2/65$ درصد وزنی می باشد. ذرات اکسیژن موجود در هوا و علاوه بر اين نانوذرات اکسید نيكل در تماس با ساختار گرافیتی شرایط تجزیه کربن را از



شكل(۴): منحنی TGA نمونه های نانولوله کربنی تزئین شده با 20 و 40 درصد وزنی نيكل (DN20 و DN40) در اتمسفرهوا.

اشباع^۲ (Hs)، مغناطش پسمند^۳ (Mr) و میدان وادراندگی^۴ (Hc) به دست آمده از منحنی (۵) جهت مقایسه بهتر رسم شده است. با توجه به شکل، مقدار FCNT-2U عددی مغناطش اشباع در نمونه (0.33emu.g^{-1}) کمی بزرگتر از نمونه $50/2\text{ emu.g}^{-1}$ DN50 می باشد، که علت اين امر را به ايجاد عيوب در سطح نانولوله کربنی و از طرفی حضور ذرات غير مغناطيس اکسید نيكل در طی فرایند جانشاني می توان نسبت داد. پس از انجام فرایند احیا، به سبب حضور نانوذرات فرومغناطيس نيكل، خاصيت مغناطيسی ماده افزایش می یابد. مقدار عددی Ms در نمونه های DN20 و DN40 به ترتیب برابر $7/1$ و $15/0\text{ emu.g}^{-1}$ می باشد، که نشان-

به منظور بررسی میزان تغييرات خاصيت مغناطيسی نانولوله کربنی در حضور نانو ذرات نيكل، آزمون مغناطوسنجی VSM انجام شد. در شكل (۵) تغييرات مغناطش ماده بر حسب تغييرات ميدان مغناطيسی رسم شده است. با توجه به شکل در نمونه های FCNT-2U و DO50 خاصيت مغناطيسی ماده قابل صرفنظر کردن می باشد. اما با افزایش میزان نيكل بر سطح نانولوله کربنی قدرت آهنربايی ماده افزایش يافته است. در تمامی نمونه های منحنی مغناطش نسبت به $H=0$ متقارن است. مشاهده حلقه هيسترزیس در نمونه های تزيين شده با ذرات نيكل نشان دهنده رفتار فرومغناطيس ماده می باشد. در شكل (۶) مقادير عددی مغناطش اشباع^۱ (Ms)، میدان

²- Coercive force at saturation magnetization (Hs)

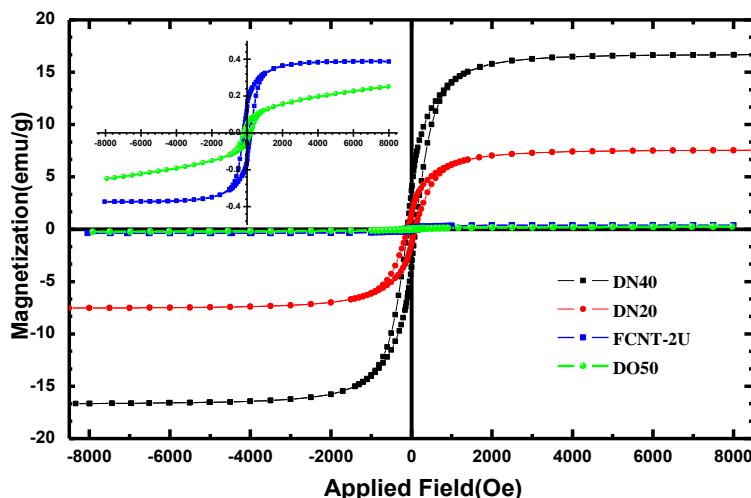
³- Remanence Magnetization-Retentivity (Mr)

⁴- Coercivity (Hc)

¹- Saturation Magnetization (Ms)

نانو ذرات نیکل در قیاس با نمونه توده و حضور نانولوله کربنی در ساختار سبب افت خاصیت مغناطیسی در دو نمونه مذکور شده است [۲۱-۲۵]. در نمونه DN40 به سبب افزایش ابعاد نانوذرات و از طرفی افزایش میزان درصد نیکل موجود در ساختار تغییر فاحش مقدار عددی مغناطش اشباع مشاهده می‌شود.

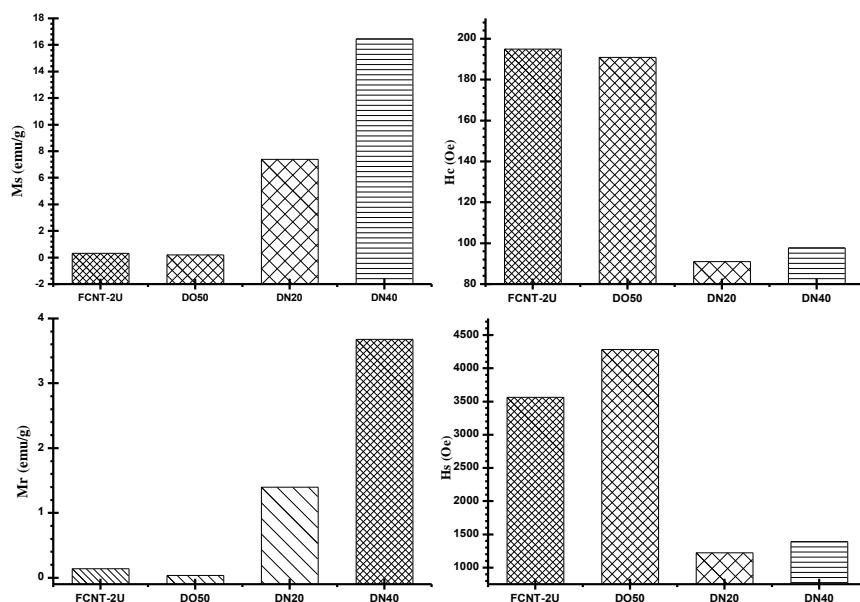
دهنده افزایش خاصیت آهن ریایی نمونه‌های مذکور می‌باشد. مقدار عددی مغناطش اشباع در این دو نمونه در قیاس با مقدار عددی مغناطش اشباع ذرات نیکل که برابر $51/3 \text{ emu.g}^{-1}$ می‌باشد، کمتر است [۲۰]. مطالعات نشان می‌دهد که مقدار عددی مغناطش اشباع به ترکیب شیمیایی و ابعاد و شکل ذرات وابسته است. ابعاد کوچکتر



شکل (۵): تغییرات مغناطش بر حسب میدان مغناطیسی اعمالی نمونه‌های DN40، DN20، DO50، FCNT-2U و

کربنی کاهش می‌یابد، که نشان دهنده افزایش قدرت آهن ریایی نمونه با افزایش درصد وزنی نیکل می‌باشد.

نکته قابل توجه دیگر مقایسه میدان مغناطیسی لازم برای رسیدن به مغناطش اشباع است. با توجه به نمودار مقدار H_s با تشکیل ذرات مغناطیسی نیکل بر سطح نانولوله



شکل (۶) مقدار عددی مغناطش اشباع (Ms)، میدان اشباع (H_s)، میدان اشباع پسماند (Mr) و میدان وادارندگی (Hc) نمونه‌های DN40، DN20، DO50، FCNT-2U و

۲. جعفر جعفری پور میبدی، اسماعیل صلاحی، زیارت‌علی نعمتی، "سنتر نانوکامپوزیت هیدروکسی آپاتیت-نانولوله‌ی کربنی به روش درجا و بررسی ریزساختار آن"، مجله مواد نوین، سال اول، شماره ۴، ص ۳۱-۴۳، ۱۳۹۰.
3. Ch. He, N. Zhao, Ch. Sh. Shi, J. Li, and H. Li, 'Magnetic properties and transmission electron microscopy studies of Ni nanoparticles encapsulated in carbon nanocages and carbon nanotubes', Mater Res Bull, Vol. 43, pp. 2260-2265, 2008.
4. E. Dujardin, T.W. Ebbesen, H. Hiura, and K. Tanigaki, 'Capillarity and Wetting of Carbon Nanotubes', Science, vol. 26, pp 1850-1852, 1994.
5. Y. Tang, D. Yang, F. Qin, J. Hu, C. Wang, and H. Xu, 'Decorating multi-walled carbon nanotubes with nickel nanoparticles for selective hydrogenation of citral', J. Solid State Chem, vol. 182, pp. 2279-2284, 2009.
6. H. S. Park, T. J. Park, Y. S. Huh, B. G. Choi, S. Ko, S. Y. Lee, and W.H. Hong, 'mobilization of genetically engineered fusion proteins on gold-decorated carbon nanotube hybrid films for the fabrication of biosensor platforms', J. Colloid Interface sci, vol. 350, pp. 453-458, 2010.
7. P. Ayala, F. L. Freire, L. Gu, D.J. Smith, I.G. Solo rzano, D.W. Macedo, J.B. Vander Sande, H. Terrones, J. Rodriguez-Manzo, and M. Terrones, 'Decorating carbon nanotubes with nanostructured nickel particles via chemical methods', Chem. Phys. Lett, vol. 431, pp. 104-109, 2006.
8. H.L. Zhuang, G.P. Zheng, and A.K. Soh, 'Interactions between transition metals and defective
9. Carbon nanotubes', Comp. Mater. Sci, vol. 43, pp.823-828, 2008.
10. P. Martis, B. R. Venugopal, J. Delhalle, and Z. Mekhalif, 'Selective decoration of nickel and nickel oxide

تغییرات مغناطیش باقیمانده در نمونه پس از حذف میدان مغناطیسی Mr، نیز بیانگر افزایش خاصیت آهن‌ربایی نانولوله کربنی با افزایش درصد وزنی نیکل می‌باشد. پارامتر مهم دیگری که از منحنی مغناطیش-میدان مغناطیسی به دست می‌آید، میدان ودارندگی یا Hc می‌باشد. با توجه به شکل مقادیر عددی این کمیت برای نمونه‌های DN20 و DN40 به ترتیب برابر ۹۰/۱ و ۹۷/۸ Oe می‌باشد، که در مقایسه با نیکل توده‌ای با مقدار عددی ۱۰۴ Oe [۲۶] کمتر است. کاهش این کمیت در مقایسه با توده نیکل را به سبب حضور ساختار گرافیتی گرافیت و حساسیت به ابعاد این پارامتر می‌توان وابسته دانست [۲۷].

نتیجه‌گیری

در این پژوهش تولید نانولوله کربنی تزیین شده با نانوذرات نیکل در طی فرایند شیمی تر صورت گرفت. در ابتدا برای افزایش استحکام پیوند فرایند اسیدشویی به منظور تشکیل گروههای عاملی انجام شد. سپس با استفاده از روش شیمی تر نانو ذرات نیترات نیکل بر سطح نانولوله کربنی جانشانی و در نهایت پس از انجام فرایند کلسینه و احیای محصول تولیدی عاری از هرگونه ترکیبات اکسید نیکل بوده و تنها در طی پراش پرتوی ایکس حضور نانو ذرات نیکل و گرافیت مشاهده شد. میزان نانو ذرات نیکل موجود در دو نمونه مذکور برابر ۲۰ و ۴۰ درصد وزنی نیکل بوده که در طی فرایند وزن سنجی حرارتی و اعمال حرارت در اتمسفر هوا محصول باقیمانده تنها اکسید نیکل و خاکستر می‌باشد حضور نانو ذرات اکسید نیکل تاثیری بر خواص مغناطیسی نانولوله کربنی نداشته ولی با کامل شدن فرایند احیا و تشکیل نانو ذرات نیکل خواص مغناطیسی ماده بهبود یافته است و تمامی نمونه‌های حاوی نانو ذرات نیکل دارای رفتار فرومغناطیس می‌باشند.

References

1. J. Zhang, X. Liu, R. Blume, A. Zhang, R. Schlogl, and D.S. Su, 'Surface-Modified Carbon Nanotubes Catalyze Oxidative Dehydrogenation of n-Butane', J.Science, vol. 322, pp. 73-77, 2008.

- Phys. Chem. A, vol. 114, pp. 3962–3968, 2010.
18. J. Ph. Tessonniere, O. Ersen,G. Weinberg, C. Pham-Huu, D. Sheng Su, and R. Schlogl, ‘Selective Deposition of Metal Nanoparticles Inside or Outside Multiwalled Carbon Nanotubes’, *Acsnano*, vol. 3, pp. 2081–2089, 2009.
 19. P.J.F. Harris, ‘Carbon nanotube science: synthesis, properties and applications’, New York, 2009.
 20. H. Yang, Sh. Song, R. Rao, X. Wang, Q. Yu, and A. Zhang, ‘enhanced catalytic activity of benzene hydrogenation over nickel confined in carbon nanotubes’, *J. Mol Cat. A*, Vol. 323, pp. 33-39, 2010.
 21. P.Z. Si, Z.D. Zhang, D.Y. Geng, C.Y. You, X.G. Zhao, and W.S. Zhang, ‘Synthesis and characteristics of carbon-coated iron and nickel nanocapsules produced by arc discharge in ethanol vapor’, *Carbon*, vol. 41, pp. 247-251, 2003.
 22. I. Bica, ‘Nanoparticle production by plasma’, *Mater. Sci. Eng. B*, vol. 68, pp. 5-9, 1999.
 23. X.Q. Zhao, Y. Liang, Z.Q. Hu, and B.X. Liu,’ Oxidation characteristics and magnetic properties of iron carbide and iron ultrafine particles’, *J. Appl. Phys*, vol.80, pp. 585-5860, 1996.
 24. L. Hofer and E. M. Cohn, ‘Saturation Magnetizations of Iron Carbides’, *J. Am. Chem. Soc*, vol. 81, pp. 1576-, 195-1582.
 25. X. Q. Zhao, B. X. Liu, Y. Liang, and Z. Q. Hu, ‘Oxidation behavior and magnetic properties of metallic ultrafine particles’, *J. Magn. Magn. Mater*, vol. 164, pp.401-410, 1996.
 26. J. P. Cheng, X. B. Zhang, G. F. Yi, Y. Ye , and M. S. Xia, ‘Preparation and magnetic properties of iron oxide and carbide nanoparticles in carbon nanocrystals on multiwalled carbon nanotubes’, *J. Solid State Chem*, vol.184, pp.1245–1250, 2011.
 11. S. Kundu, Y. Wang, W. Xia, and M. Muhler,’ Thermal Stabiliy and Reducibility of Oxygen-Containing Functional Groups on Multivalled Carbon Nanotube Surfaces: A Quantitative High-Resolution XPS and TPR/TPR Study ‘, *J. Phys. Chem. C*, vol. 112, pp.16869-16878, 2008.
 12. N.T. Hung, I.V. Anoshkin, A.P. Dementjev, D.V. Katorov, and E.G. Rakov, ‘Functionalization and solubilization of thin multiwalled carbon nanotubes’, *Inorg. Mater*, vol. 44, pp.219-223, 2008.
 13. J. Chen, M. Wang, B. Liu, Z. Fan, K. Cui, and Y. Kuang, ‘Platinum Catalysts Prepared with Functional Carbon Nanotube Defects and Its Improved Catalytic Performance for Methanol Oxidation’, *J. Phys. Chem. B* ,vol.110 , pp.11775-11779, 2006.
 14. Y. Wang, X. Xu, Z. Tian, Y. Zong, H. Cheng, and C. Lin, ‘Selective heterogeneous nucleation and growth of size-controlled metal nanoparticles on carbon nanotubes in solution’,*J. Chem. Eur.*, vol. 12, pp.2542-2549, 2006.
 15. S. Arai, M. Endo, and N. Kaneko, ‘Ni-deposited multi-walled carbon nanotubes by electrodeposition’, *Carbon*, vol. 42, pp.641–644, 2004.
 16. P. Ayala, F.L. Freire Jr.,L.Gu, David J. Smith, I.G. Solo ’rzano, D.W. Macedo, J.B. Vander Sande, H. Terrones, J. Rodriguez-Manzo, and M. Terrones, ‘Decorating carbon nanotubes with nanostructured nickel particles via chemical methods’, *Chem Phys Let*, vol. 431, pp. 104–109, 2006.
 17. P. Azadi, R. Farnood, and E.Meier, ‘Preparation of Multiwalled Carbon Nanotube-Supported Nickel Catalysts Using Incipient Wetness Method’, *J.*

- ionized water', Nanotechnology, vol. 15, pp. 520-525 , 2004.
28. R. Sepahvand and R. Mohamadzade,' Synthesis and Characterization of Carbon Nanotubes Decorated with Magnesium Ferrite ($MgFe_2O_4$) Nanoparticles by Citrate-Gel Method', Journal of Sciences, Islamic Republic of Iran, vol.22.
- nanotube matrix', J. Alloys Comp, vol. 455, pp. 5–9, 2008.
27. K.H. Ang, I. Alexandrou, N.D. Mathur, G.A.J. Amaratunga, and S. Haq, 'The effect of carbon encapsulation on the magnetic properties of Ni nanoparticles produced by arc discharge in de-