2019年

2019

引用格式:张海永, 吕心顶, 郑言贞. 石墨烯/二氧化锆纳米复合材料的制备及其防腐性能研究[J]. 北京化工大学学报(自然 科学版),2019,46(1):49-55.

ZHANG HaiYong, LÜ XinDing, ZHENG YanZhen. Preparation of a graphene/zirconia nanocomposite and its anticorrosion properties [J]. Journal of Beijing University of Chemical Technology (Natural Science), 2019,46(1):49-55.

石墨烯/二氧化锆纳米复合材料的制备 及其防腐性能研究

张海永1 吕心顶² 郑言贞^{2*}

(1. 海军涂料分析检测中心, 北京 102442; 2. 北京化工大学 有机无机复合材料国家重点实验室, 北京 100029)

摘 要:采用静电吸附与水热法制备一种石墨烯/二氧化锆(rGO/ZrO,)复合材料,将所制备的 rGO/ZrO,作为填料 加入环氧树脂涂料中,得到环氧复合防腐涂料。通过 X 射线衍射(XRD)、透射电子显微镜(TEM)及红外光谱(FI-IR)分 析 rGO/ZrO2 的结构及微观形貌,采用电化学阻抗谱(EIS)分析 rGO/ZrO2 环氧涂层的防腐性能。结果表明:ZrO2 纳 米颗粒均匀分散在rGO上,平均粒径约为5~10nm;与纯环氧涂层、rGO环氧涂层、ZrO2环氧涂层相比,rGO/ZrO2 环氧涂层的防腐性能最好,其阻抗值为 7.00 $G\Omega \cdot cm^2$ 。

关键词: 石墨烯; 石墨烯/二氧化锆; 防腐; 环氧树脂

中图分类号: TQ637 DOI: 10.13543/j. bhxbzr. 2019. 01.008

引言

石墨烯是一种新型二维蜂窝状结构的超薄碳材 料,具有优异的抗渗性、导电性、化学稳定性、力学性 能和导热性等[1-2],因此在防腐涂料领域备受关注。 大量的研究指出石墨烯用于防腐涂层能够有效阻隔 金属与腐蚀介质间的化学反应[3-5]。目前,石墨烯 应用于防腐领域主要有两种方式:在金属基体表面 形成石墨烯薄膜[6]或石墨烯作为填料混入聚合物 中形成复合涂料[7]。但研究发现,在含有石墨烯的 防腐涂料中,一旦出现微小划痕或裂缝,会导致局部 金属基体暴露在腐蚀环境中,而涂料中的石墨烯作 为原电池阴极会加速腐蚀效应[8-10]。因此,石墨烯 防腐涂层应无孔且具有足够的强度防止划痕和产生 裂缝。但是从工程技术的角度上,在复杂的金属基 底上制备连续无缝的石墨烯涂层是难以实现的。采 用惰性纳米氧化物封装的石墨烯(rGO)是抑制石墨 烯腐蚀、促进活性的另一个简便的解决方案,其中惰 性纳米氧化物壳可以阻止石墨烯-金属连接并且有 效地避免局部微电流腐蚀。

纳米二氧化锆(ZrO,)由于耐磨性好、机械强度 高、化学性质稳定,对防腐涂料各方面性能的提升都 有比较理想的效果[11]。本文采用静电吸附与水热 法相结合制备石墨烯/二氧化锆(rGO/ZrO2)复合材 料,以rGO/ZrO,为填料,环氧树脂(EP)为成膜物 质,制备新型 rGO/ZrO,/EP 防腐涂料;分别分析 rGO/EP、ZrO,/EP、rGO/ZrO,/EP3种涂料对Q235型碳 钢的防腐蚀性能,提出最佳的制备工艺和调控方法, 揭示 rGO/ZrO2 复合材料对涂料防腐蚀性能的 影响。

实验部分

实验原料和仪器 1. 1

1.1.1 实验原料

八水合氧氯化锆、高锰酸钾、水合肼、二甲苯,分 析纯,国药集团化学试剂有限公司;石墨粉、硝酸钠、 氢氧化钠、十六烷基三甲基溴化铵(CTAB)、硅烷偶 联剂 KH550(APTES)、切片石蜡,上海阿拉丁生化 科技股份有限公司;无水乙醇、丙酮、浓硫酸、双氧

收稿日期: 2018-06-21

基金项目: 国家自然科学基金(21476019)

第一作者: 男,1976年生,博士,副研究员

*通信联系人

E-mail: zhengyz@ mail. buct. edu. cn

水、浓盐酸,分析纯,北京化工厂;环氧树脂 E44,广州市东风化工公司;聚酰胺固化剂 650,北京戴氏泽德科技开发公司。

1.1.2 实验仪器

AL104 电子天平, DELTA - 320 pH 计, 梅特勒-托利多仪器有限公司; KQ500-DE 数控超声波清洗器, 昆山市超声仪器有限公司; 2-16K 台式离心机, Sigma 公司; DZF - 6020 真空干燥箱, 上海一恒科学仪器有限公司; FreeZone 冷冻干燥机, Labconco 公司; D/max - 2500 VB2 + /P X 射线衍射仪, 日本理学公司; JEM - 3010 透射电镜, 日本 JEOL 公司; Vertex 70 v 傅里叶红外光谱, 德国布鲁克公司; Zennium 400147 电化学工作站, 德国 Zahner 公司。

1.2 制备方法

1.2.1 rGO

采用改进的 Hummers 法氧化石墨粉制备氧化 石墨烯[12]。在1000 mL的大烧杯中加入138 mL浓硫 酸,将烧杯放在冰水浴中,使浓硫酸温度达到0℃。搅 拌条件下依次加入3.0g硝酸钠及3.0g石墨粉,并 继续强力搅拌 15 min。缓慢加入 18.0 g 的高锰酸 钾,搅拌2h。低温反应结束后,将烧杯置于事先升 温好的35℃恒温水浴中,搅拌1h。中温反应结束 后,将烧杯转移至事先准备的冰水浴中,并滴加 240 mL 的去离子水,温度控制在60℃以下。之后将反应烧 杯转入90℃水浴中搅拌30 min.再转为室温搅拌.并 加入约 600 mL 的去离子水稀释。滴加 22.5 mL 双氧 水,溶液由深褐色变为亮黄色,滴加结束后继续搅拌 30 min。依次利用 1 mol/L 盐酸和去离子水多次洗 涤、离心后冷冻干燥,制得氧化石墨烯(GO)。将60 mg GO 超声 0.5 h, 通过滴加 1 mol/L 氢氧化钠溶液将 pH 调至11 左右,再加入0.2 mL 还原剂水合肼搅拌 0.5h,于70℃下反应12h后,利用无水乙醇、去离子 水对产物进行离心洗涤,干燥后制得 rGO。

1. 2. 2 ZrO,

称取 0.705 1 g 八水合氧氯化锆并将其溶解于去离子水中,通过滴加 1 mol/L 氢氧化钠溶液将 pH 调至约 11,观察到有白色絮状沉淀生成。然后于180℃下水热反应 15 h,接着利用无水乙醇、去离子水对产物进行离心洗涤,干燥后制得 ZrO₂。

1.2.3 rGO/ZrO, 复合材料

将 $60 \, \mathrm{mg}$ 的 GO 分散在 $1.25 \, \mathrm{g}$ CTAB 和 $0.05 \, \mathrm{g}$ 氢氧化钠的混合水溶液中,超声 $0.5 \, \mathrm{h}$ 后加入 $0.7051 \, \mathrm{g}$

八水合氧氯化锆,通过滴加 1 mol/L 氢氧化钠溶液将 pH 调至 11 左右,然后于 180 $^{\circ}$ 下水热反应 15 h。 冷却至室温后加入 0.2 mL 水合肼搅拌 0.5 h,于 70 $^{\circ}$ 下反应 12 h后,利用无水乙醇、去离子水对产物离心洗涤直至清液无色,干燥后制得 rGO/ZrO₂ 复合材料。

1.3 环氧复合防腐涂料的制备

无机填料与 EP 混合制备涂料之前,首先要对 无机填料进行表面改性,使其能够均匀分散在 EP中。以 rGO/ZrO_2 复合材料为例,本文采用硅烷偶 联剂 KH550 对 1. 2. 3 节所制得的 rGO/ZrO_2 进行表面改性。将 APTES 与 rGO/ZrO_2 混合,于 78 $^\circ$ 下搅拌反应 4h 后,加入 10 mL 去离子水,持续搅拌 3h,经多次离心、洗涤后,60 $^\circ$ 下真空干燥,得到 rGO/ZrO_2 — APTES 混合物。

将一定量的 rGO/ZrO_2 – APTES 与混合稀释剂 (二甲苯和正丁醇) 超声搅拌 1 h, 依次加入环氧树脂 E44 和聚酰胺固化剂, 搅拌直至混合均匀, 静置熟化 30 min, 即制得 $rGO/ZrO_2/EP$ 防腐涂料。同时, 将改性后的 rGO 和 ZrO_2 分别加入 EP 中制备 rGO/EP 和 ZrO_2/EP 两种涂料以及纯 EP 涂料作为对比研究。 rGO、 ZrO_2 和 rGO/ZrO_2 的添加量均为 0.5% (以对 EP 的质量分数计)。

1.4 防腐涂料涂覆

将购置的 Q235 钢片(尺寸 20 mm × 40 mm × 2 mm)用砂纸打磨,采用丙酮、无水乙醇、去离子水依次超声清洗,清除表面油污及铁锈后,置于电热鼓风干燥箱中进行干燥,随后即可进行涂覆。蘸取制备好的涂料均匀刷涂在钢基体的一个表面,控制涂层的厚度在 200 μm 以下。在室温下自然干燥 24 h后,即可对涂料的防腐性能进行测试。

1.5 表征和测试

采用 X 射线衍射仪对 rGO、ZrO₂、rGO/ZrO₂ 的结构进行表征;采用透射电镜分析材料的微观形貌;采用傅里叶红外光谱对材料的官能团类型进行分析。

采用电化学工作站分别测试纯 EP 涂料、rGO/EP 涂料、zrO₂/EP 涂料、rGO/ZrO₂/EP 涂料的腐蚀性能。工作电极材料的测试面积为 $2 \, \mathrm{cm}^2$,电解质溶液为 3.5% NaCl 溶液,EIS 交流阻抗扫描频率范围 $10 \, \mathrm{mHz} \sim 100 \, \mathrm{kHz}$,振幅 $100 \, \mathrm{mV}$ 。

2 结果与讨论

2.1 rGO、ZrO₂、rGO/ZrO₂ 复合材料的表征结果

2.1.1 晶体结构

 ${
m rGO}$ 、 ${
m ZrO_2}$ 、 ${
m rGO}$ / ${
m ZrO_2}$ 复合材料的 X 射线衍射谱图如图 1 所示。在 ${
m rGO}$ 的 XRD 谱图中, $2\theta=21.5^\circ$ ~ 24.5°处出现宽衍射峰,对应石墨烯结构的(002)晶面,根据布拉格方程 $2d\sin\theta=n\lambda$ (d 为晶面间距, θ 为衍射角,n 为衍射级数, λ 为 X 射线的波长)可得(002)晶面的层间距 d=0.39 nm。水热法制备的纳米 ${
m ZrO_2}$ 粉体 XRD 谱图中 30.0°、35.0°、50.3°、59.9°处出现衍射峰,分别对应四方相 ${
m ZrO_2}$ 的(111)、(200)、(220)、(331)晶面。在 ${
m rGO}$ / ${
m ZrO_2}$ 的 XRD 谱图中 ${
m ZrO_2}$ 的衍射峰比纯 ${
m ZrO_2}$ 的更为尖锐,说明在石墨烯表面上生长的 ${
m ZrO_2}$ 结晶度更好,并且在 $2\theta=24.8°$ 处仍然可见石墨烯(002)晶面的衍射峰。

2.1.2 微观形貌

通过透射电子显微镜进一步分析 rGO、ZrO₂、rGO/ZrO₂复合材料的表面形貌,如图 2 所示。从图 2(a)可以看出,通过改良的 Hummers 方法合成的 rGO 呈现透明的薄片结构,表面存在大量皱褶起伏波动,这和前人制备的rGO形貌类似^[13]。从ZrO₂的

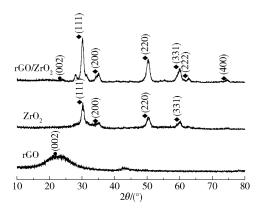


图 1 rGO、ZrO₂、rGO/ZrO₂ 复合材料的 XRD 谱图 Fig. 1 XRD patterns of rGO, ZrO₂ and rGO/ZrO₂

TEM 图(图 2(b))可以看出,由水热法制备的 ZrO₂ 粉体排列松散,颗粒较小且无规则地聚集在一起。通过 rGO/ZrO₂ 复合材料的 TEM 图(图 2(c))可以看出, 纳米尺寸的 ZrO₂ 颗粒均匀地附着在 rGO 薄片的表面上,表明 ZrO₂ 纳米颗粒通过静电自组装成功地与 rGO 相互作用形成了夹心状 rGO/ZrO₂ 复合材料。与纯 ZrO₂ 的 TEM 图相比,石墨烯表面上的 ZrO₂ 颗粒分散比较均匀、未发现明显的团聚,平均粒径约为5~10 nm。图 2(d)中显示 ZrO₂ 颗粒的(111)晶面间 距约为 0. 295 nm,这与四方相 ZrO₂ 的晶格间距相符, 进一步表明在石墨烯上生长的 ZrO₂ 为四方相。具有

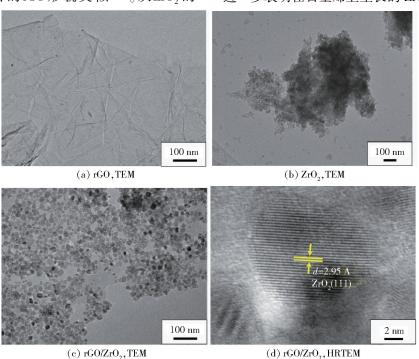


图 2 rGO、ZrO₂、rGO/ZrO₂ 复合材料的 TEM 图及 HRTEM 图 Fig. 2 HRTEM and TEM images of rGO, ZrO₂ and rGO/ZrO₂

优异绝缘性的纳米 ZrO₂ 颗粒均匀地附着在 rGO 的表面上,这将成为阻止石墨烯纳米片之间交联的良好屏障壳,从而使 rGO/ZrO₂ 复合材料具有极低的导电性,可以大大消除石墨烯-金属局部微电流腐蚀。

2.1.3 红外光谱

rGO、ZrO2、rGO/ZrO2 复合材料以及 APTES 修 饰的 rGO/ZrO, 的红外光谱图如图 3 所示。rGO 的 红外光谱中有3个明显的红外振动吸收峰,分别出 现在 3 440 \ 1 631 \ 1 578 cm -1 处, 对应的是吸附水的 O—H 伸缩振动吸收峰、C == C 振动吸收峰及 rGO 片的骨架振动峰[14]。在 ZrO, 的红外谱图中, 出现 在3440、1627、499 cm⁻¹的特征峰分别对应于吸附 水的 O—H 伸缩振动吸收峰、O—H 弯曲振动吸收 峰以及 Zr—O 伸缩振动吸收峰^[15]。在 rGO/ZrO, 复 合材料的红外光谱中位于1578 cm⁻¹处的特征峰对 应于 rGO 片的骨架振动,而位于 499 cm⁻¹处的特 征峰对应于 Zr-O 的伸缩振动, 表明 rGO 与 ZrO, 复合较好。在 rGO/ZrO2 - APTES 的红外光谱图 中,与rGO/ZrO₂复合材料的红外光谱相比,在 1097、1035 cm⁻¹处出现两个新的特征峰,分别为 Si-O-C、Si-O-Si 的伸缩振动吸收峰^[16],表明 APTES 水解后形成的硅醇与表面带有羟基的 rGO/ZrO。 复合材料发生脱水反应结合,从而达到更易在有机 介质里分散的目的。

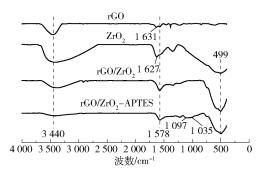


图 3 rGO、ZrO₂、rGO/ZrO₂、rGO/ZrO₂ - APTES 复合材料的 FT-IR 谱图

Fig. 3 $\,$ FT-IR spectra of rGO , $\rm ZrO_2$, rGO/ZrO $_2$ and $\rm rGO/ZrO_2 - APTES$

2.2 防腐涂料的防腐性能

2.2.1 电化学性能

涂层在溶液中起到隔离水分与基底金属接触的作用,通常被认为是一种隔绝层,属于高阻抗体系。 电化学阻抗谱(EIS)作为一种可以应用在高阻抗体 系中研究基体金属腐蚀反应发生的电化学方法,广 泛应用于复合涂层的耐腐蚀性分析 $^{[17]}$ 。纯 EP 涂层、 $^{(17)}$ 。纯 EP 涂层、 $^{(17)}$ 。纯 EP 涂层、 $^{(17)}$ 。纯 EP 涂层、 $^{(17)}$ 。纯 EP 涂层 $^{(17)}$ 。纯 EP 涂层在 3.5% NaCl 溶液中腐蚀过程的 EIS 如图 4 所示。从图 4(a) 可以看出,与纯 EP 涂层相比,添加rGO、 $^{(17)}$ 2、 $^{(17)}$ 2、 $^{(17)}$ 2。复合填料的 EP 涂层的阻抗值依次提高,其中 rGO/ $^{(17)}$ 2、 $^{(17)}$ 2、 $^{(17)}$ 3。以明其防腐性能最好。

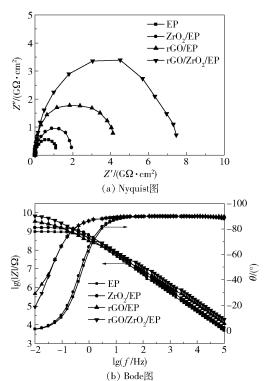


图 4 纯 EP、rGO/EP、ZrO₂/EP、rGO/ZrO₂/EP 涂层在 3.5% NaCl 溶液中的 Nyquist 和 Bode 图

Fig. 4 Nyquist and Bode plots of EP, rGO/EP, ZrO₂/EP and rGO/ZrO₂/EP coating in 3.5% NaCl solution

图 4(b) 为各涂层在 3.5% NaCl 溶液中腐蚀过程的电化学阻抗谱的 Bode 图。可以看出,rGO/EP涂层、rGO/ZrO₂/EP涂层在接近 – 90°的相位角范围比纯 EP涂层、ZrO₂/EP涂层的更宽,说明 rGO/EP涂层、rGO/ZrO₂/EP涂层的电阻值更大、电容值更小;同时 rGO/ZrO₂/EP涂层在低频区(f = 0.01 Hz)的阻抗模值最高,达到 9.82 G Ω ·cm²。使用 Zview 软件进一步分析 Nyquist 图,通过电化学阻抗谱建立等效电路图,将阻抗谱的结果拟合成等效电路模型,如图 5 所示,其中 R。为电解液电阻,CPEF,为涂层电容,R。为涂层电阻。

图 6 为所有涂层阻抗谱结果拟合后得到的涂层 电阻 R_{f} 。各涂层的阻抗值由低到高为纯 EP 涂层

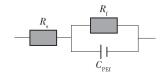


图 5 等效电路模型

Fig. 5 Equivalent circuit model

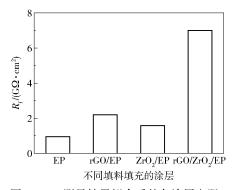


图 6 EIS 测量结果拟合后的各涂层电阻 $R_{\rm f}$

Fig. 6 Coating resistance $R_{\rm f}$ fitting from EIS measurement results

 $(0.95~\mathrm{G}\Omega\cdot\mathrm{cm}^2)$ 、 $\mathrm{ZrO_2/EP}$ 涂层 $(1.58~\mathrm{G}\Omega\cdot\mathrm{cm}^2)$ 、 $\mathrm{rGO/EP}$ 涂层 $(2.20~\mathrm{G}\Omega\cdot\mathrm{cm}^2)$ 、 $\mathrm{rGO/ZrO_2/EP}$ 涂层 $(7.00~\mathrm{G}\Omega\cdot\mathrm{cm}^2)$,表明加入 $\mathrm{rGO/ZrO_2}$ 填料的 EP 涂 层具有最好的屏蔽腐蚀介质的作用。分析认为,在

涂层固化过程中,纯 EP 涂层因有机溶剂挥发而在涂层内部留下微孔隙缝,溶液中的 H₂O、O₂、Cl⁻通过这些微孔隙缝向涂层内部渗透。ZrO₂ 填料的加入可以弥补 EP 涂层在固化过程中产生的微孔隙缝,延长 H₂O、O₂、Cl⁻通过涂层到达金属基底表面的扩散路径,从而提高涂层的耐腐蚀性。对于 rGO/EP 涂层,由于石墨烯的比表面积较高,相比于 ZrO₂ 填料,石墨烯作为填料加入到 EP 涂层中可以更好地弥补涂层的微孔隙缝,气体和离子渗透路径的曲折程度更高,从而提高了涂层对气体和离子的屏障能力。然而石墨烯在涂层基质中容易发生折叠,影响其对涂层微孔的填充,通过 ZrO₂ 修饰石墨烯可以抑制这一行为的发生。

2.2.2 划痕试验

为了考察 ZrO₂ 是否具有能够阻止石墨烯-金属连接并且有效避免局部微电流腐蚀的效果,在纯 EP涂层、rGO/EP 涂层、rGO/ZrO₂/EP 涂层的表面上做3 mm划痕,然后将划痕试样浸入3.5% NaCl 溶液中3 d。图7为纯 EP、rGO/EP、rGO/ZrO₂/EP涂层的划痕试验结果。如图7(a)所示,rGO/EP涂层的腐蚀速率比纯 EP涂层的高。这是因为石墨烯具有良好的导电性,电化学性能接近重金属(如 Pt、Au

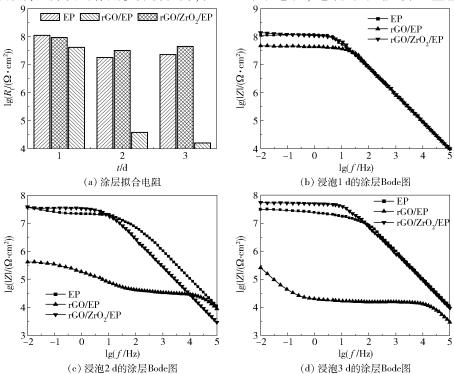


图 7 纯 EP、rGO/EP、rGO/ZrO,/EP 涂层的划痕试验结果

Fig. 7 Scratch test results of EP, rGO/EP, and rGO/ZrO₂/EP coating

等)^[18],与金属材料之间有较大的电位差。在腐蚀介质中,当涂层破裂时,涂层中的石墨烯容易与金属偶接,两者之间的电位差会引起金属材料的电偶腐蚀,从而加大金属材料在石墨烯-金属界面上的腐蚀速率。此时,石墨烯作为阴极,其表面发生氧还原反应

$$O_2 + 2H_2O + 4e^- \longrightarrow 4OH^-$$
 (1)

其可能的还原机理进一步细分为

$$O_2 + 4e^{-} \longrightarrow O_2^{-}$$
 (2)

$$O_2^- + 2H_2O + e^- \longrightarrow HO_2^- + OH^-$$
 (3)

$$HO_2^- + H_2O + 2e^- \longrightarrow 3OH^-$$
 (4)

金属作为阳极,其表面发生氧化反应,对于金属 的活性阳极溶解过程,其总是被氧化成更高的化学 价态。

$$Fe - 2e^{-} \longrightarrow Fe^{2+}$$
 (5)

而在浸泡 1 d 后, rGO/ZrO₂/EP 涂层的电荷转移电阻远高于 rGO/EP 涂层(图 7(a)), 并且表现出与纯 EP 涂层相同的腐蚀行为(图 7(b)~(d))。主要原因是 ZrO₂ 作为惰性氧化物壳体包覆在 rGO 表面,降低了 rGO 的导电性,复合材料与金属之间的电位差不会引起金属材料的电偶腐蚀;而涂层破坏后,填料的作用失效,故表现出与纯 EP 涂层相同的腐蚀行为。

3 结论

通过水热法一步合成 rGO/ZrO_2 复合材料, ZrO_2 纳米颗粒均匀分散在 rGO 上,平均粒径约为 $5 \sim 10$ nm。将所制备的 rGO/ZrO_2 作为填料应用于 EP 涂料中,与纯 EP 涂层、rGO/EP 涂层和 ZrO_2/EP 涂层相比,添加了 rGO/ZrO_2 复合填料的 EP 涂层防腐性能最好,阻抗值达 $7.00~G\Omega \cdot cm^2$ 。通过划痕试验发现,当涂层出现损伤或破坏时,该处的 rGO 会起到促进腐蚀反应的作用,而通过 ZrO_2 封装 rGO 表面可以有效避免石墨烯—金属直接接触,抑制金属和石墨烯表面上电子的交换,消除 rGO 引起的局部腐蚀。

参考文献:

- [1] BÖHM S. Graphene against corrosion [J]. Nature Nanotechnology, 2014, 9(10): 741.
- [2] ZHANG H J, REN S M, PU J B, et al. Barrier mechanism of multilayers graphene coated copper against atomic

- oxygen irradiation [J]. Applied Surface Science, 2018, 444: 28-35.
- [3] KIRKLAND N T, SCHILLER T, MEDHEKAR N, et al. Exploring graphene as a corrosion protection barrier [J]. Corrosion Science, 2012, 56(3): 1-4.
- [4] PAVAN A S S, RAMANAN S R. A study on corrosion resistant graphene films on low alloy steel [J]. Applied Nanoscience, 2016, 6(8): 1175-1181.
- [5] ZHAO Y D, XIE Y Z, HUI Y Y, et al. Highly impermeable and transparent graphene as an ultra-thin protection barrier for Ag thin films[J]. Journal of Materials Chemistry C, 2013, 1(32): 4956-4961.
- [6] ANISUR M R, BANERJEE P C, EASTON C D, et al. Controlling hydrogen environment and cooling during CVD graphene growth on nickel for improved corrosion resistance[J]. Carbon, 2018, 127: 131-140.
- [7] CHANG K C, HSU M H, LU H I, et al. Room-temperature cured hydrophobic epoxy/graphene composites as corrosion inhibitor for cold-rolled steel [J]. Carbon, 2014, 66: 144-153.
- [8] SCHRIVER M, REGAN W, GANNETT W J, et al. Graphene as a long-term metal oxidation barrier; worse than nothing[J]. ACS Nano, 2013, 7(7): 5763-5768.
- [9] CUI C L, LIM A T O, HUANG J X. A cautionary note on graphene anti-corrosion coatings [J]. Nature Nanotechnology, 2017, 12(9); 834-835.
- [10] LEE J, BERMAN D. Inhibitor or promoter: insights on the corrosion evolution in a graphene protected surface [J]. Carbon, 2018, 126: 225-231.
- [11] BEHZADNASAB M, MIRABEDINI S M, KABIRI K, et al. Corrosion performance of epoxy coatings containing silane treated ZrO₂ nanoparticles on mild steel in 3.5% NaCl solution [J]. Corrosion Science, 2011, 53 (1): 89-98.
- [12] HUMMERS W S JR, OFFEMAN R E. Preparation of graphitic oxide[J]. Journal of the American Chemical Society, 1958, 80(6): 1339.
- [13] ZHANG Q Q, LI Y, FENG Y Y, et al. Electropolymerization of graphene oxide/polyaniline composite for high-performance supercapacitor [J]. Electrochimica Acta, 2013, 90(5): 95-100.
- [14] 杨勇辉, 孙红娟, 彭同江. 石墨烯的氧化还原法制备 及结构表征[J]. 无机化学学报, 2010, 26(11): 2083-2090.

YANG Y H, SUN H J, PENG T J. Synthesis and structural characterization of graphene by oxidation reduction

- [J]. Chinese Journal of Inorganic Chemistry, 2010, 26 (11): 2083-2090. (in Chinese)
- [15] DI H H, YU Z X, MA Y, et al. Corrosion-resistant hybrid coatings based on graphene oxide-zirconia dioxide/epoxy system [J]. Journal of the Taiwan Institute of Chemical Engineers, 2016, 67: 511-520.
- [16] LIN Y, JIN J, SONG M. Preparation and characterisation of covalent polymer functionalized graphene oxide [J]. Journal of Materials Chemistry, 2011, 21 (10): 3455 – 3461.
- [17] 马庆飞, 贺辉, 姜麟, 等. 一种新型改性聚氨酯涂层

- 性能研究[J]. 腐蚀科学与防护技术, 2017, 29(6): 591-596.
- MA Q F, HE H, JIANG L, et al. Performance of a new type polyester modified acrylic polyurethane coating [J]. Corrosion Science and Protection Technology, 2017, 29 (6): 591–596. (in Chinese)
- [18] LI X S, ZHU Y W, CAI W W, et al. Transfer of largearea graphene films for high-performance transparent conductive electrodes[J]. Nano Letters, 2009, 9(12): 4359-4363.

Preparation of a graphene/zirconia nanocomposite and its anticorrosion properties

ZHANG HaiYong¹ LÜ XinDing² ZHENG YanZhen²*

(1. Navy Coatings Analysis and Test Center, Beijing 102442;

2. State Key Laboratory of Organic - Inorganic Composites, Beijing University of Chemical Technology, Beijing 100029, China)

Abstract: A graphene/zirconium oxide (rGO/ZrO_2) composite has been prepared by electrostatic adsorption and hydrothermal method. The prepared rGO/ZrO_2 was added as a filler to an epoxy resin coating to obtain an epoxy composite anti-corrosion coating. The microstructure and morphology of rGO/ZrO_2 were analyzed by X-ray diffraction (XRD), transmission electron microscopy (TEM), and infrared spectroscopy (FT-IR). The anti-corrosion properties of the rGO/ZrO_2 epoxy coating were analyzed by electrochemical impedance spectroscopy (EIS). It was found that the interlayer spacing of graphene is about 0.36 nm after adding ZrO_2 . The ZrO_2 nanoparticles are evenly dispersed on rGO and the average particle size is 5 – 10 nm. The anticorrosion performance of the rGO/ZrO_2 epoxy coating is superior to that of the pure epoxy coating, rGO epoxy coating, and the ZrO_2 epoxy coating, with an impedance of 7.00 $GO \cdot cm^2$.

Key words: graphene; graphene/zirconium dioxide; anti-corrosion; epoxy resin

(责任编辑:吴万玲)