文章编号:1674-2974(2016)12-0093-05

基于花瓣球形聚苯胺制备多孔炭的研究

钟文斌*,郑梦柯

(湖南大学 材料科学与工程学院,湖南 长沙 410082)

摘 要:以花瓣球形的聚苯胺(PANI)为前驱体,经炭化和 KOH 活化制备出球形结构 的多孔炭.采用扫描电子显微镜(SEM)、透射电子显微镜(TEM)、低温 N₂吸脱附、X 射线衍 射(XRD)以及 X 射线光电子能谱(XPS)等分析手段对多孔炭的形貌、结构和元素组成进行 表征,并探讨了炭化温度对多孔炭电化学性能的影响.结果表明:炭化和活化温度分别为 750 ℃和 850 ℃时,获得的多孔炭为直径约 2 μ m 的球形粒子,其比表面积高达 2 496.6 m²/g,并具有合适的多级孔结构分布.当电流密度为 0.5 A/g 时,合成的多孔炭比电容值高 达 247 F/g;当电流密度增大到 20 A/g 时,比电容量仍有 182 F/g,表现出优良的倍率性能; 在电流密度为 10 A/g 的条件下,经 1 000 次恒电流充放电循环后,其比电容量保持率为 102%.

关键词:多孔炭;聚苯胺;花瓣球形;超级电容器 中图分类号:O631

文献标识码:A

Study on Porous Carbon Derived from Petal-spherical Polyaniline

ZHONG Wen-bin[†], ZHENG Meng-ke

(College of Materials Science and Engineering, Hunan Univ, Changsha, Hunan 410082, China)

Abstract: Porous spherical carbon was prepared by using petal-spherical polyaniline (PANI) as a precursor through carbonization and activation with KOH. The morphology, structure and surface chemical composition were analyzed by scanning electron microscopy (SEM), transmission electron microscopy (TEM), N₂ adsorption-desorption, X-ray diffraction (XRD) and X-ray photoelectron spectroscopy (XPS). The influence of carbonization temperature on electrochemical performance of porous carbon was also investigated. For the obtained spherical particle with the small diameter of about 2 μ m, large specific surface area was up to 2 496. 6 m²/g, and some optimized porous was also distributed at the carbonization temperature of 750 °C and activation temperature 850 °C. Meanwhile, the synthesized porous carbon exhibited a high specific capacitance up to 247 F/g at 0.5 A/g, and 182 F/g even at a high current density of 20 A/g, which indicated good rate capability. Moreover, 102% of the initial specific capacitance was retained after 1 000 cycles at a high current density of 10 A/g.

Key words: porous carbon; polyaniline; petal-spherical morphology; supercapacitors

* 收稿日期:2016-03-23

基金项目:国家自然科学基金资助项目(51273061,51473049), National Natural Science Foundation of China(51273061,51473049) 作者简介:钟文斌(1969-),男,湖南益阳人,湖南大学副教授,博士

[†]通讯联系人, E-mail: wenbinzhong@163. com

双电层电容器作为一种储能元件,因其具有高 功率密度、长循环寿命以及快速充放电等特性,在电 动汽车、不间断能源装置、数字通讯系统、高功率装 置等众多领域具有广泛的应用^[1].电极材料是决定 电容器性能的关键因素之一.多孔炭材料具有高比 表面积、高电导率、优异的物理化学稳定性和较低的 成本等特性,因而成为双电层电容器最常用的电极 材料^[2-3].通常,多孔炭材料由富含碳的有机前驱 体(如咖啡壳、沥青、酚醛树脂等)经物理或化学活化 法制备而得^[2-4].在众多前躯体中,PANI 因制备方 法简便、环境稳定性好、掺杂机理简单、成本低廉等 优点而成为制备多孔炭材料常用的前驱体之一.

众所周知,多孔炭作为双电层电容器的电极材料,是利用多孔炭电极/电解液的界面双电层来进行储能的.因此,多孔炭材料的比表面积是控制电极材料电化学性能的重要因素之一.在当前以 PANI 为前驱体制备多孔炭材料的研究中,得到的多孔炭多为无规整形貌的块体^[5-6].相关研究^[7]表明:当多孔炭材料的粒径大于 5 μ m 时,电解液离子的扩散路径较长,导致电解液无法完全浸润材料内部而不能有效地利用其比表面积,从而使其电化学性能较低.综上所述:若粒径较小、形貌规整的多孔炭含较大的比表面积,则该电极材料具有较好的电化学性能.

基于以上探讨,本文采用了花瓣球形的 PANI 作 为前驱体,经过炭化及 KOH 活化后,成功地制备了 具有前驱体尺寸的约 2 μm 大小的多孔炭球形粒 子;另外,此多孔炭球的比表面积高达 2 496.6 m²/ g,因而希望合成的多孔炭球形粒子具有优异的电化 学性能.

1 实验部分

1.1 实验原料

苯胺,AR级,国药集团化学试剂有限公司,经减 压蒸馏后使用;CuSO4 • 5H2O,AR级,天津市恒兴 化学试剂制造有限公司;过硫酸铵(APS),AR级, 天津市恒兴化学试剂制造有限公司;KOH,AR级, 天津市恒兴化学试剂制造有限公司.

1.2 多孔炭的制备

样品的制备过程如下:将 0.28 g CuSO4 • 5H₂O 溶解在 60 mL 去离子水中,在搅拌条件下,将 3.4 mL 苯胺滴加到上述溶液中,搅拌 30 min 后于冰水 浴中再搅拌 2 h,在继续搅拌的条件下加入 15 mL 含 4.28 g APS 的水溶液,30 s 后停止搅拌,保持反 应 24 h.将产物用去离子水抽滤洗涤至滤液为无色 后,于 40 ℃下真空干燥后得到花瓣球形前驱体 PA- NI. 在氮气保护下,将一定量的 PANI 以 5 ℃/min 的升温速率升温至 750 ℃,保温 2 h 后得到炭化样 品. 将炭化样品与质量分数为 50%的 KOH 水溶液 充分混合(炭化样/KOH 质量比为 1:4),在 90 ℃ 下烘干,再于氮气保护下,以 5 ℃/min 的升温速率 升温至 850 ℃,保温 2 h,随后用 1 mol/L HCl 和去 离子水抽滤洗涤至滤液近中性并在 90 ℃下烘干得 到多孔炭样品,标记为 ACP 750.

ACP 700, ACP 800 的制备过程与标准样品相同, 仅将炭化过程的焙烧温度改为 700 ℃和 800 ℃.

1.3 材料的表征和电化学测试

1.3.1 材料的结构表征

使用 S-4800 场发射扫描电子显微镜(日本 Hitachi 公司), JEM-3010 透射电子显微镜(日本 JEOL 公司)观察材料的形貌;用 ASAP2020 气体吸附分 析仪(美国 Mierometrics 公司)在低温 77 K下采用 N₂作为吸附介质, 对材料的比表面积和孔径分布进 行表征;采用 D8-Advance X 射线衍射仪(德国 Seimens 公司)对材料进行 XRD 分析;利用 250 Xi X 射线光电子能谱分析仪(美国 Thermo Scientific 公 司)表征材料的元素组成.

1.3.2 材料的电化学性能测试

采用 CHI660c 电化学工作站(上海辰华责任有限公司)表征材料的电化学性能.

1.3.2.1 超级电容器工作电极的制备

将质量比为 8:1:1 的多孔炭粉末、15%(质量 分数)聚四氟乙烯乳液和乙炔黑混合均匀后,均匀涂 覆在不锈钢集流体(1 cm×1 cm)上,并于 15 MPa 压力下压片后烘干,用1 mol/L H₂SO₄ 浸泡 12 h. 1.3.2.2 电化学性能测试及质量比电容的计算

使用铂片为对电极,饱和甘汞电极为参比电极, 与工作电极构成三电极体系,以1 mol/L H₂SO₄作 为电解质,在窗口电压为-0.2~0.8 V 范围内测试 样品的电化学性能.用恒电流充放电(GCD)、循环 伏安法(CV)和交流阻抗(EIS)来表征电极的电化学 性能.

采用 GCD 法^[8-9] 计算电容器的质量比电容量 $(C_g, F/g)$,计算公式如下:

$$C_{\rm g} = \frac{I\Delta t}{m\Delta V} \,. \tag{1}$$

式中:I为充放电电流,A; Δt 为放电时间,s;m为活 性物质的质量,g; ΔV 为放电电压变化量,V.

2 结果与讨论

2.1 微观形貌分析

所制备样品的 SEM 和 TEM 图片如图 1 所示.

图 1(a)为前驱体 PANI 的 SEM 照片,从图中可以 看到,PANI为片状结构构成的花瓣球,球大小均 匀,球径约为1.5~2 µm;此外,从图中可观察到球 的表面有孔的存在,说明形成的花瓣球形可能为空 心球结构, PANI的 TEM 图(图1(b))进一步证实 了上述结构特点.图 1(c)是多孔炭样品 ACP 750 的 SEM 图,对比图 1(a)发现,制备出的多孔炭材料基 本保持了前驱体的球形形貌,其大小较 PANI 球稍 有减小,这可能是因为前驱体 PANI 在炭化及活化 过程中释放出了诸如 H,N,O 的非碳元素而使得球 体缩小[10],这种直径较小的球形粒子会使得其内部 的孔洞长度较短,从而一方面有利于电解液浸润到 所有的孔表面以提高材料的比电容值,另一方面缩 短了电解液离子的扩散路径而使材料具备较好的倍 率性能^[7];此外,由图1(c)还看到,球形粒子在炭化 及活化的过程中因熔融而粘连并形成了一些大孔结 构. 通过高分辨 TEM, 可进一步探究 ACP 750 样品 内部的孔结构,从图 1(d)中可清晰地看到 ACP 750 样品中含有丰富的微孔及介孔结构.以上讨论表明: 本文以花瓣球形 PANI 为前驱体,通过炭化和 KOH 活化有效地制备出了规整目粒径较小的球形 粒子的多孔炭材料.



图 1 PANI 的 SEM 图 (a)和 TEM 图 (b); ACP 750 的 SEM 图 (c)和 TEM 图 (d) Fig. 1 SEM image (a) and TEM image (b) of PANI; SEM image (c) and TEM image (d) of ACP 750

2.2 比表面积及孔径分布

图 2 为 ACP 750 样品的 N₂ 吸脱附等温曲线和 孔径分布曲线.由图 2(a)可知,ACP750 表现为典型 的 I 型等温吸附线,即:微孔型吸附曲线,说明该材 料存在大量的微孔结构;此外,曲线在高压段的末端 有轻微的上扬,表明此材料也具有少量的大孔结构, 这与 SEM 所描述的结果相一致;且其比表面积值 高达 2 496.6 m²/g,总孔容为 1.03 cm³/g.由图 2 (b)可更直观地看到 ACP 750 除具有少量的大孔 外,还具有大量孔径集中在 2.5~10 nm 之间的介 孔结构,与 TEM 所描述的结构相符合.综上所述, ACP 750 含微孔、介孔和大孔的多级孔结构,相关 文献^[8,11]表明:大孔结构可作为电解质离子的存储 库,缩短电解质离子与电极表面的距离;介孔的存在 可以提高离子的运输速率;微孔结构则能够提供大 量的离子吸附位点,其大孔、介孔和微孔存在可望使 该多孔炭具有优异的电化学性能.



2.3 XRD 分析

图 3 为 ACP 750 的 XRD 分析图谱. 如图 3 所 示,在 2θ角约为 25°处出现了一个较宽的弥散衍射 峰,它对应于石墨结构中的(002)晶面衍射;同时在 约 43°处还有一个更小的对应于石墨(100)晶面的 衍射峰. 以上特征表明,所制备的 ACP 750 试样具 有一定程度的石墨结构^[7,12]. 此外,在低衍射角度处 衍射强度骤然增大,这一特征再次印证该多孔炭样 品中含有大量的孔结构^[13-14].

2.4 XPS 分析

为了进一步研究 ACP 750 样品的元素组成,我 们对其进行了 XPS 测试分析. 从图 4 中可知, ACP 750 样品在键能为 290 eV, 400 eV, 530 eV 存在 3 个峰,分别对应于 C, N, O 元素.



3 种元素的含量总结于表 1 中,结果表明:N 元 素与 O 元素的含量都较少,而 C 元素的原子分数为 95.27%,说明前驱体 PANI 经过 750 ℃的炭化与 850 ℃的活化过程,已充分裂解而形成了多孔炭.

表 I ACP 750 样品甲 C,N,O 元素的原子分数 Tab. 1 Carbon, nitrogen and oxygen atomic fraction of ACP 750 %			
试样	С	Ν	0
ACP 750	95.27	0.75	3.98

2.5 多孔炭材料的电化学性能

不同的炭化温度对最终获得的多孔炭的电化学性能产生一定的影响.我们将多孔炭样品 ACP 700, ACP 750 以及 ACP 800 分别进行了电化学表征.

图 5(a)为 ACP 700, ACP 750, ACP 800 在电流 密度为1 A/g下的 GCD 曲线, 由图可知: 3 种多孔 炭的充电与放电部分曲线基本对称, 说明它们具有 良好的电容特性与可逆性; 随着炭化温度的升高, 多 孔炭电极对应曲线中的氧化还原平台依次减弱, 这 归结于随着炭化温度的升高形成的多孔炭的氮含量 逐渐下降,从而氧化还原反应也逐渐减弱;从图 5 (a) 可知: ACP 750 曲线的放电时间最长,结合公式 (1)可知其具有更高的比电容值.图 5(b)为样品在 不同电流密度下的比电容曲线,从此曲线可更直观 地看到:在相同的电流密度下,ACP 750 表现出最 高的比电容值,在 0.5 A/g 时其比电容值高达 247 F/g,当电流密度为 20 A/g 时比电容值仍有 182 F/ g,展现出良好的倍率性能.上述结果的形成原因可 能是随着炭化温度的升高,一方面前驱体 PANI 裂 解程度越高释放出的小分子越多,使得形成的炭孔 变多从而更利于熔融的 KOH 进入孔与炭反应,另 一方面随着温度的升高得到的炭中的含氮活性点变 少,与 KOH 反应的活性降低,这两方面的因素使 ACP 750 具有较好的多级孔结构以及较大的比表 面积(2 496.6 m²/g),从而使得其具有理想的比电 容值和倍率性能.此外,ACP 750 的电化学性能明 显地高于以 PANI 作为前驱体制备出的块状多孔炭 的电化学性能(比电容值一般为 130~230 F/ g)^[5-6],这个结果表明规整的较小粒径的球形粒子 有利于其电化学性能的提高.



图 5 ACP 700, ACP 750, ACP 800 在电流密度为 1 A/g 下的 GCD 曲线与不同电流密度下的比电容曲线 Fig. 5 GCD curves at 1 A/g and specific capacitance at different current densities of ACP 700, ACP 750 and ACP 800

为了进一步了解 ACP 750 的电化学性能,我们对 其进行了 CV 以及循环稳定性的测试. 测试结果如图 6 所示,(a)图为 ACP 750 在不同扫描速率下的 CV 曲线, 曲线近似于较规整的矩形,并出现了轻微的氧化还原 峰,说明该材料的电化学行为主要表现为双电层电容, 含有少量的法拉第赝电容,这与此前的 GCD 分析相吻 合,赝电容的产生与样品中含有的少量的 N 和 O 元素 有关.进一步观察可看出,随着扫描速率的逐渐增大, CV曲线形状基本保持不变,这表明此材料具有较好的 倍率性能[15],此结果与前述比电容分析结果一致.从 ACP 750 在电流密度为 10 A/g 下经过 1 000 次恒电流 充放电得到的稳定性曲线(如图 6(b)所示)可看出,样 品在1000次循环后,其比电容保持率无衰减,甚至有 轻微的升高,可达到102%,这表明所制备的材料在循 环过程中活性点稍有增加而导致了其优异的循环稳 定性.



cycling stability at 10 $\,\mathrm{A/g}$ over 1 000 cycles of ACP 750

3 结 论

1)以花瓣球形 PANI 为前驱体经 750 ℃炭化,再 用 KOH 于 850 ℃活化制备了多孔炭球形粒子. 2)制备出的 ACP 750 多孔炭球形粒子直径约为 2 μm,为微孔、介孔、大孔的多级孔结构,其比表面 积高达 2 496.6 m²/g.

3)ACP 750 具有优异的电化学性能:当电流密 度为 0.5 A/g 时,其比电容值高达 247 F/g;当电流 密度增大到 20 A/g 时,比电容值仍有 182 F/g,展 现出了优良的倍率性能;在电流密度为 10 A/g 下 进行 1 000 次恒电流充放电循环后,比电容量保持 率为 102%.以上优异的电化学性能归因于 ACP 750 具有合适的多级孔结构分布、高的比表面积以 及较小粒径等结构特征.

参考文献

- [1] WANG Guo-ping, ZHANG Lei, ZHANG Jiu-jun. A review of electrode materials for electrochemical supercapacitors[J]. Chemical Society Reviews, 2012, 41(2): 797-828.
- [2] ZHAI Yun-pu, DOU Yu-qian, ZHAO Dong-yuan, et al. Carbon materials for chemical capacitive energy storage[J]. Advanced Materials, 2011, 23(42): 4828-4850.
- [3] SIMON P, GOGOTSI Y. Materials for electrochemical capacitors [J]. Nature Materials, 2008, 7(11): 845-854.
- [4] 韩绍昌,张维华,范长岭,等.硼酸对硬炭基负极的结构和电化学性能的影响[J].湖南大学学报:自然科学版,2015,42(12):7-14. HAN Shao-chang, ZHANG Wei-hua, FAN Chang-ling, et al. In-fluences of boric acid on the structure and electrochemical performance of hard carbon anode[J]. Journal of Hunan University: Nature Sciences, 2015, 42(12):7-14. (In Chinese)
- [5] LI Li-min, LIU En-hui, LI Jian, et al. A doped activated carbon prepared from polyaniline for high performance supercapacitors[J]. Journal of Power Sources, 2010, 195(5): 1516-1521.
- [6] KIM K S, PARK S J. Easy synthesis of polyaniline-based mesoporous carbons and their high electrochemical performance[J]. Microporous and Mesoporous Materials, 2012, 163: 140-146.
- ZHOU Jin, ZHU Ting-ting, XING Wei, et al. Activated polyaniline-based carbon nanoparticles for high performance supercapacitors
 [J]. Electrochimica Acta, 2015, 160: 152-159.
- [8] CHO K T, LEE S B, LEE J W. Facile synthesis of highly electrocapacitive nitrogen-doped graphitic porous carbons[J]. The Journal of Physical Chemistry C, 2014, 118(18): 9357-9367.
- [9] 钟文斌,李士超. 高电化学性能聚苯胺纳米纤维/石墨烯复合材料的合成[J]. 湖南大学学报:自然科学版,2015,42(6):41-46. ZHONG Wen-bin, LI Shi-chao. Synthesis of high electrochemical performance of PANI/GNs composites[J]. Journal of Hunan University: Nature Sciences, 2015, 42(6):41-46. (In Chinese)
- [10] YAN Jun, WEI Tong, QIAO Wen-ming, et al. A high-performance carbon derived from polyaniline for supercapacitors[J]. Electrochemistry Communications, 2010, 12(10): 1279-1282.
- [11] DU Zhi-ling, PENG You-shun, MA Zhi-peng, et al. Synthesis of nitrogen-doped carbon cellular foam with ultra-high rate capability for supercapacitors[J]. RSC Advances, 2015, 5(14): 10296-10303.
- [12] ZHANG Zhong-jie, CHEN Chong, CUI Peng, et al. Nitrogen-doped porous carbons by conversion of azo dyes especially in the case of tartrazine[J]. Journal of Power Sources, 2013, 242: 41-49.
- [13] YUN Y S, CHO S Y, SHIM J, et al. Microporous carbon nanoplates from regenerated silk proteins for supercapacitors [J]. Advanced Materials, 2013, 25(14): 1993-1998.
- [14] ZHU Y W, MURALI S, STOLLER M D, et al. Carbon-based supercapacitors produced by activation of graphene[J]. Science, 2011, 332(6037): 1537-1541.
- [15] YU Ping-ping, LI Ying-zhi, ZHAO Xin, et al. Graphene-wrapped polyaniline nanowire arrays on nitrogen-doped carbon fabric as novel flexible hybrid electrode materials for high-performance supercapacitor [J]. Langmuir, 2014, 30(18): 5306-5313.