[Note]

June

www.whxb.pku.edu.cn

液相脉冲激光烧蚀法制备高熔点的纳米金属粒子

余乐姚佳傅正文*

(复旦大学化学系激光化学研究所,上海市分子催化和功能材料重点实验室,上海 200433)

摘要: 采用液相脉冲激光烧蚀法成功地制备了高熔点的金属 Pt、Ru 与 Ag 纳米粒子.采用 SEM、TEM、ED 和紫 外-可见吸收光谱表征了纳米粒子的特征.纳米粒子的粒径基本在数个到数十个纳米的大小范围内.发现含适量 PVP(poly(vinylpyrrolidone))的水溶液有利于纳米粒子的制备,而且还能够提高纳米粒子悬浮液的稳定性.该制备 方法较简单,在制备高熔点的纳米金属粒子方面有着其它方法所不能比拟的优势.

关键词: 铂; 钌; 银; 激光烧蚀; 液相; 纳米粒子 中图分类号: O649

Laser Ablated Preparation of Noble Metal Nanoparticles in Liquid

YU Le YAO Jia FU Zheng-Wen*

(Department of Chemistry and Laser Chemistry Institute, Shanghai Key Laboratory of Molecular Catalysts and Innovative Materials, Fudan University, Shanghai 200433, P. R. China)

Abstract: Nanoparticles were synthesized under pulsed laser ablation of Pt, Ru, and Ag in water with or without PVP(poly(vinylpyrrolidone). Scanning electron microscopy, high resolution transmission electron microscopy, selected area electron diffraction and UV-Vis absorption spectroscopy were used to characterize the nanoparticles. Nano-sized particles were found to be in the range from several to tens nanometers. The plasma absorption bands of generated Pt, Ru, and Ag nanoparticles at around 254, 300, and 420 nm were observed. The water solution containing PVP with appropriate concentration was found to be in favor of the formation of noble metal nanoparticles and to be capable of stabilizing nanoparticle suspensions. Meanwhile, the mechanism of the formation of nanoparticles by laser ablation in liquid media was discussed. Results suggested that the colloidal solution of noble metal nanoparticles could be obtained simply by pulsed laser ablation of their bulk as targets in liquid, indicating the advantage over other methods especially for the synthesis of noble metals with high melting points.

Key Words: Platinum; Ruthenium; Silver; Laser ablation; Liquid phase; Nanoparticles

纳米尺度金属微粒不仅具有良好的催化性能, 而且有可能在新技术中得到应用^[1,2],其制备和性质 研究长期以来一直是很活跃的研究领域.纳米金属 粒子的制备方法大致可以归结为两大类:化学方法 和物理方法.将金属离子或金属络合物还原为零价 原子,零价原子生长为纳米级颗粒的方法为化学方 法,如化学氧化还原法^[3]、反胶束微团法^[4]、辐射化学 还原法^[5]、电化学方法^[6]等.这些方法的共同特点是 通过控制化学反应速率和反应方向来控制产物粒子的大小,粒子粒径分布受很多因素的影响,但是制备得到的粒子均一性比较好.采用蒸发和激光烧蚀块体金属来获得纳米尺度颗粒的方法属于物理方法,这种方法根据实验条件分为气相和液相两种制备手段,由于气相制备对真空度和温度有一定的要求,设备较复杂,成本高,所以目前用液相激光烧蚀法制备纳米尺度金属粒子受到了较多关注.

Received: December 15, 2006; Revised: February 27, 2007; Published on Web: April 28, 2007.

^{*}Corresponding author. Email: zhengwen@sh163.net; Tel: +8621-65642522.

国家自然科学基金(20203006)资助项目

采用液相激光烧蚀法制备金属纳米粒子已有近 十年时间,该方法是一种方便有效且适用性很广的 材料制备方法四,它是利用激光脉冲轰击浸没在液体 (水和其它溶剂)中的金属靶,使其表面发生热熔化 和(或)汽化,由此产生的金属原子或团簇相互凝聚 便形成了纳米颗粒.这些金属纳米颗粒悬浮且分散 于溶液中形成纳米胶体.由于在制备过程中不涉及 化学反应,所以该方法可以制备出纯净单一的金属 纳米粒子,避免了像化学还原等方法所带来的其它 物质的影响.另外,鉴于激光烧蚀的特点,激光烧蚀方 法对制备高熔点的金属纳米粒子具有明显的优势. 目前,已有报道采用该方法制备 Ag^[8-13]、Au 及其合 金^[14,15]、Cu及其与 Zn 的合金^[16]、Zn 及其化合物^[17-19]、 硫化铪四等粒子,而制备熔点更高,化学性质也更加 不活泼的 Pt 和 Ru 等金属则鲜有报道. 前人研究表 明,在液相脉冲激光烧蚀法中,激光的波长、能量密 度、烧蚀时间、靶物质、溶液、溶液中的溶质及其浓度 都会对制备出的产品有影响.本文利用此方法制 备Pt 和 Ru 纳米粒子, 以拓展该方法在高熔点金属 方面的应用.另外,为了便于与前人工作比较,也 报道了 Ag 粒子的制备. 同时, 在含 PVP(poly(vinylpyrrolidone))的水溶液中制备 Pt、Ru、Ag 纳米粒子, 并讨论了 PVP 对纳米粒子形成的影响.

1 实 验

液相脉冲激光烧蚀实验装置见图 1. 将 Ag (或 Pt、Ru 等)金属粉(99.99%)研磨后压成直径为 13 mm 的小圆片,作为脉冲激光烧蚀的靶. 355 nm 激光由 Nd:YAG (DCR-150, Spectra Physics)产生的 1064 nm 基频经三倍频后获得,重复频率 10 Hz, 脉宽 10 ns, 能量密度约为 3 J·cm⁻², 烧蚀时间为 15-60 min. 用 水(或PVP的水溶液)作为液相介质, 盛放在5 mL烧



图 1 液相脉冲激光烧蚀法制备金属纳米粒子装置示意图 Fig.1 Schematic illustration of experimental setup for the preparation of metal nanoparticles by pulsed laser ablation of solution

杯中.将靶固定在烧杯中,与光路垂直.激光聚焦在 靶上、液面下0.5 cm处.激光烧蚀时用磁子搅拌溶液.

将悬浮液转移至5 mL 离心试管, 放入上海医疗器械(集团)有限公司手术器械厂生产的800型离心机中离心, 沉淀用分析纯的乙醇洗涤3次, 再加入少量乙醇超声分散成胶体溶液, 用滴管吸取溶液滴在盖玻片上, 在红外灯下烘干溶剂. 制得的样品用Philips XL30型扫描电子显微镜(SEM)观察粒子形貌. 另外,将制得的纳米粒子悬浮液滴在铜网上, 溶剂自然挥发后用 Jeol JEM-2010 高分辨透射电子显微镜(HRTEM)观察粒子形貌及结构. 将制备的纳米粒子悬浮液转移至10 mm厚的石英比色皿, 放入HP-8453型UV-Vis Spectroscopy仪器中测试紫外可见吸收光谱, 测试时用烧蚀前的溶液作为本底信号.

2 结果与讨论

为了观察水溶液中脉冲激光烧蚀 Pt 靶制备的 粒子,图 2 给出经高速离心机离心分离前后 Pt 纳米 粒子的 SEM 图. 从图中可以看出,离心前的 Pt 粒子 半径在20 nm左右,大小比较均一(图2a),而离心后的 粒子要大很多,半径约在 300 nm-5 μm 之间,且 Pt 粒子大小均一性较差(图 2b). 这个结果说明,在离心 过程中可能发生了团聚现象,粒子的粒径变大.离心



Fig.2 SEM images of Pt particles from pulsed laser ablation Pt in water solution (a) before high-speed ultracentrifuge; (b) after high-speed ultracentrifuge 的过程改变了激光烧蚀后生成的粒子特征.因此以 下的研究对象是不经过离心的样品.

图 3 为在水溶液中脉冲激光烧蚀 Pt 靶制备的 Pt 粒子的高分辨透射电子显微镜图像与电子衍射 图. 从图 3a 中可以看出, 制得的纳米小球球形较圆, 绝大多数是正圆形的.其粒径分布为 3-20 nm,大多 数在 5 nm 左右. 用液相脉冲激光烧蚀法制备纳米 粒子时,粒子形成的机理非常复杂,目前一般认为粒 子是"从小到大"的形成机理四,即在激光照射下,高 功率密度的激光脉冲作用于金属板,烧蚀产生的原 子或闭簇组成了高密度的金属蒸汽羽流:最初的纳 米颗粒在由金属原子和团簇组成的蒸汽羽中快速形 成,此时金属原子间的相互作用力远大于原子与溶 液中的溶剂分子之间的作用力,因而附近的原子或 团簇聚集成大的金属颗粒;随后金属颗粒和溶液中 的表面活性剂分子发生吸附,同时也吸附溶液中远 处扩散而来的金属原子或团簇,纳米颗粒得到进一 步的缓慢增长. 当溶液中的溶剂分子完全覆盖了金 属颗粒表面时,颗粒的生长结束,于是就形成了稳定 分散于溶液中的金属纳米粒子. 但 Yeh 和 Chen¹⁰提 出了一个"从大到小"的粒子形成机理. 他们认为在 激光照射溶液中的金属固体时,有可能是金属表面 吸收了入射激光能量后,先熔化为小液滴,在溶液中 的溶剂分子作用下接着再形成纳米颗粒. "从大到 小"的机理应该比"从小到大"的机理生成的粒子要 大些.小液滴的尺寸在微米级,形成的纳米粒子可大 于几百纳米. 从图 3 与图 2(a)的结果来看, 本方法制 备出来的粒子的半径范围在5到20nm.显然,应该 是"从小到大"机理为主.从 HRTEM 图像中还可看 到,每个小球都不止有一个晶面方向,而是由数个晶 体所组成的. 电子衍射图样(图 3b)证实了这种小球



图 3 在水溶液中脉冲激光烧蚀法制备的 Pt 纳米 粒子的 HRTEM 图像(a)和电子衍射图(b) Fig.3 (a) HRTEM image and (b) ED pattern of Pt nanoparticles obtained by pulsed laser ablation of Pt in water solution

的成分就是金属 Pt.

由于纳米粒子在紫外-可见波段有等离子体共 振,因此它们的吸收光谱能够很好地描述溶液中纳 米粒子特征.图 4a 与图 4b 分别显示了不同的激光 烧蚀时间与放置不同时间时,在水溶液中脉冲激光 烧蚀 Pt 后溶液的紫外-可见光谱. 从图中可见, Pt 纳 米粒子悬浮液的紫外-可见吸收峰在 250-300 nm 处. 这与文献[21]报道的结果相一致. 另外. 由图 4a 可以看出,随着烧蚀时间的延长,Pt 纳米粒子悬浮 液的特征吸收峰也随之变强.一般来说,峰的强度是 与纳米粒子的浓度成正比. 显然, 烧蚀时间越长, 则 所得粒子越多,溶液中粒子浓度也就越大,而由图 4b 可以看出,随着放置时间的延长, Pt 的特征吸收 峰的强度随之减弱. 经过11 天后吸收峰在290 nm 左右的峰强度减弱.这说明 Pt 纳米粒子悬浮液不是 非常稳定,其中悬浮的颗粒会自发地进行聚合,从而 造成总体粒子数减少,同时平均粒子半径增大.

与脉冲激光烧蚀 Pt 同样的实验条件下, 在水溶 液中脉冲激光烧蚀 Ru 与 Ag 靶制备 Ru 和 Ag 粒子, 得到的 HRTEM 图像与电子衍射图分别见图 5 与图



- 图 4 在不同的烧蚀时间(a)与放置不同的时间(b)Pt 纳米粒 子的悬浮溶液的紫外-可见光谱
- Fig.4 Absorption spectra of Pt nanoparticle suspensions in water (a) at different ablation times and (b) after different deposited times



图 5 由水溶液中脉冲激光烧蚀法制备的 Ru 纳米 粒子的 HRTEM 图像(a)和电子衍射图(b) Fig.5 (a) HRTEM image and (b) ED pattern of Ru nanoparticles obtained by pulsed laser ablation of Ru in water solution

6 所示. 在实验过程中我们发现, Ag 粒子的生成速率比 Pt 和 Ru 要快得多. 激光的烧蚀时间调整为 5 min. 从图 5a 中可以看出, Ru 纳米粒子的球形较圆,基本上都是正圆形, 粒径分布在 5-15 nm, 粒子大小比较均一, 其典型粒径为 10 nm, 同样是由多晶所组成. 电子衍射结果(图 5b)证明了粒子的成分是 Ru.

从图 6a 可以看到,较大的粒子不是很圆,而且 还观察到了有类似杆状的颗粒的出现.典型粒径为 20 nm 左右,分布范围在 5-30 nm. 与 Pt 及 Ru 粒子 的结果类似, HRTEM 图像显示,单个颗粒不是单晶, 而是多晶.电子衍射(图 6b)的结果表明粒子的成分 是 Ag.这些结果表明,液相脉冲激光烧蚀法能够成 功地制备高熔点的金属 Pt、Ru 与 Ag 纳米粒子.

为了考察溶液对粒子形成的影响,在水溶液中加入了不同浓度的高分子表面活性剂 PVP. PVP 是一种高分子非离子型表面活性剂,其分子呈长链状,浓度高时溶液有一定的粘性.以液相脉冲激光烧蚀Ru靶为例.图7为在不同 PVP 浓度的水溶液中脉

冲激光烧蚀 Ru 靶后溶液的紫外-可见光谱. Ru 悬浮 液的特征吸收峰在 300 nm 左右. 从图中可以看到, PVP 浓度为 10 g·L⁻¹ 时特征吸收峰的峰强最大, 显 示了 Ru 悬浮液中粒子的浓度最大,制备纳米粒子 Ru 悬浮液的产率最高, 当 PVP 浓度再度增加时, 粒 子产率反而降低了. 这表明适量的 PVP 有利于粒子 的牛成.实验结果显示, PVP的浓度在10-30 g·L⁻¹如 此小范围的变化,对 355 nm 激光的透过率影响不 大. 显然, 在液相脉冲激光烧蚀法制备纳米粒子过程 中,溶液的物理性质起到了非常关键的作用.这可能 包括溶液的粘性与表面张力等,根据目前液相中激 光烧蚀产生纳米粒子的"从小到大"的形成机理[12],纳 米粒子颗粒的形成来自于金属颗粒的生长.这些金 属颗粒是由激光烧蚀产生的原子或团簇聚集长大 的.尽管激光烧蚀产生了相同的金属蒸汽羽流,包括 大量的金属原子、离子与团簇,但在太低浓度的 PVP 溶液或无 PVP 溶液中,由于溶液的粘性太小, 部分扩散远的金属颗粒没有聚集形成 5-20 nm 的 稳定粒子, 而以非常小的团簇游离在溶液中; 而太 高浓度的 PVP 溶液,由于溶液的粘性太大,部分金 属颗粒很快被包覆成更小的纳米粒子或团簇,也没 有聚集形成 5-20 nm 的稳定粒子. 但含适量 PVP 的 溶液能够有效地包覆激光烧蚀产生的金属蒸汽羽流 而形成稳定大小的纳米粒子颗粒,从而提高了纳米 粒子的制备效率.

另外,实验中还发现,含 PVP 的水溶液能够有效地稳定所制备的纳米粒子悬浮液.以液相脉冲激 光烧蚀Ag 靶为例,图 8a 与图 8b 分别显示了在水溶 液与 10 g·L⁻¹ PVP 的溶液中脉冲激光烧蚀 Ag 后溶 液的紫外-可见光谱.从图中可看出,纳米粒子Ag的



图 6 由水溶液中脉冲激光烧蚀法制备的 Ag 纳米粒子 的 HRTEM 图像(a)和电子衍射图样(b) Fig.6 (a) HRTEM image and (b) ED pattern of Ag nanoparticles obtained by pulsed laser ablation in water solution



图 7 在不同 PVP 浓度下 Ru 纳米粒子的 悬浮溶液的紫外-可见光谱

Fig.7 UV-Vis absorption spectra of Ru nanoparticle suspensions in different concentrations of PVP



图 8 Ag 纳米粒子的悬浮溶液的紫外-可见光谱 Fig.8 Absorption spectra of Ag nanoparticles suspensions (a) in water; (b) in 10 g·L⁻¹ PVP solution

特征吸收峰在420 nm左右,与前人研究结果^[14]一致. 与在水溶液中 Pt 纳米粒子悬浮液相似,放置不同时 间后,特征吸收峰的强度发生了明显的衰减.即该溶 液放置时会发生粒子团聚的现象.图 8b 的结果显 示,在加入了 PVP 的溶液中,特征吸收峰的强度在 经过放置 10 天后,变化不大,表明了 Ag 的纳米粒 子悬浮液能稳定存在较长时间.这可能由于在有足 够浓度的表面活性剂存在的情况下,粒子会被其包 覆,阻止了粒子之间的聚合,使悬浮液中粒子不会生 成更大的粒子而沉淀,从而保持了纳米粒子悬浮液 的稳定性.

3 结 论

采用脉冲激光烧蚀法在液相中制备了 Pt、Ru、 Ag 粒子.

(1) SEM 结果显示, 粒子在高速离心分离时会发 生聚合.

(2) HRTEM 与 ED 的结果表明, 制得的粒子是 纳米级的球形颗粒, 它们的结构是多晶, 成分和靶材

料相同,都是纯的金属.

(3) 烧蚀后生成的悬浮液溶液的紫外-可见吸收 光谱显示了 Pt、Ru、Ag 纳米金属粒子的特征吸收峰.

(4) 在水溶液中加入一定量的高分子非离子型 表面活性剂 PVP, 有助于提高纳米粒子的产率.并 提高纳米粒子悬浮液的稳定性.

References

- Wang, Y.; Ren, J. W.; Deng, K.; Gui, L. L.; Tang, Y. Q. Chem. Mater., 2000, 12: 1622
- Shalaev, V. M.; Moskovits, M. E. Nanostructured materials.Washington D. C: American Chemical Society Press, 1997
- 3 Wiley, B.; Sun, Y.; Xia, Y. Langmuir, 2005, 21: 8077
- 4 Herrera, A. P.; Resto, O.; Briano, J. G.; Rinaldi, C. *Nanotechnology*, 2005, 16: S618
- 5 Itakura, T.; Torigoe, K.; Esumi, K. Langmuir, 1995, 11: 4129
- 6 Yamada, M.; Nishihara, H. Comptes Rendus Chimie, 2003, 6: 919
- 7 Chang, L.; Jiang, Y. J. *Laser Journal*, **2003**, **6**:2 [常 雷, 蒋毅 坚. 激光杂志, **2003**, **6**:2]
- 8 John, A. Y.; Kieran, T. L.; Anton, J. W.; Albert, A. R. Proc. SPIE, 2005, 5824: 138
- 9 Karavanskii, V. A.; Simakin, A. V.; Krasovskii, V. I.; Ivanchenko, P. V. *Proc. SPIE*, **2005**, **5850**: 328
- 10 Chen, Y. H.; Yeh, C. S. Colloids Surf. A, 2002, 197: 133
- Bosbach, J.; Martin, D.; Stietz, F.; Wenzel, T.; Trager, F. Appl. Phys. Lett., 1999, 74(18): 2605
- 12 Simakin, A. V.; Voronov, V. V.; Kirichenko, N. A.; Shafeev, G. A. Appl. Phys. A, 2004, 79: 1127
- Ganeev, R. A.; Baba, M.; Ryasnyansky, A. I.; Suzuki, M.; Kuroda,
 H. Optics Communications, 2004, 240: 437
- Simakin, A. V.; Shafeev, G. A.; Voronov, V. V. Proc. SPIE, 2005, 5850: 251
- 15 Simakin, A. V.; Voronov, V. V.; Shafeev, G. A.; Brayner, R.; Bozon-Verduraz, F. *Chem. Phys. Lett.*, **2001**, 348: 182
- 16 Kazakevich, P. V.; Simakin, A. V.; Shafeev, G. A.; Voronov, V. V. *Proc. SPIE*, **2005**, **5850**: 301
- 17 Liang, C. H.; Yoshiki, S.; Mitsutoshi, M.; Takeshi, S.; Naoto, K. *Chem. Mater.*, **2004**, **16**: 963
- 18 Zeng, H. B.; Cai, W. P.; Li, Y.; Hu, J. L.; Liu, P. S. J. Phys. Chem. B, 2005, 109: 18260
- Hiroyuki, U.; Yoshiki, S.; Takeshi, S.; Naoto, K. J. Phys. Chem. B, 2005, 109: 120
- 20 Manashi, N.; Rao, C. N. R.; Popovitz-Biro, R.; Albu-Yaron, A.; Tenne, R. Chem. Mater., 2004, 16: 2238
- 21 Patel, K.; Kapoor, S.; Dave, D. P.; Mukherjee, T. *Res. Chem. Intermed.*, 2006, 32(2): 103