文章编号: 1004-0609(2007)04-0623-06

自悬浮定向流法制备纳米 Cu 粉的微结构和性能表征

楚 广¹, 熊志群², 刘 伟¹, 韦建军³

(1. 中南大学 冶金科学与工程学院,长沙 410083;
 2. 长沙职工大学,长沙 410008;
 3. 四川大学 原子与分子物理研究所,成都 610065)

摘要:采用自悬浮定向流法制备纳米Cu粉;用透射电镜、X射线衍射、紫外-可见光吸收光谱、差示扫描量热-热重法和X射线光电子能谱分析对纳米Cu微晶的形貌、粒度、结构和性能进行研究。研究结果表明:在体积分 数为10%He和90%Ar混合气流中和在Ar气流中制备的纳米Cu粒子形貌呈球形,平均粒度分别约为45和60nm; 在590 nm 左右有1个很强的吸收峰;纳米Cu粒子表面Cu和O元素的摩尔比为94.88:5.12,有少量氧化亚铜和 氧化铜的混合物存在,但在其表面未发现Ar和N。

关键词:纳米铜粉;微结构;自悬浮定向流法;X射线光电子能谱中图分类号:TF832 文献标识码:A

Microstructure and properties of nano-copper powders prepared by flow-levitation method

CHU Guang¹, XIONG Zhi-qun², LIU Wei¹, WEI Jian-jun³

School of Metallurgical Science and Engineering, Central South University, Changsha 410083, China;
 Changsha Workers College, Changsha 410008, China;

3. Institute of Atomic and Molecular Physics, Sichuan University, Chengdu 610065, China)

Abstract: Nano-copper powders were prepared by flow-levitation method. The morphologies, granularities, structure and properties of nano-Cu particles were investigated by means of transmission electron microscopy, X-ray diffractometry, UV-Visible absorption spectroscopy, thermal analysis techniques and X-ray photoelectron spectroscopy. The results show that the mean granularity of almost-spherical nano-Cu particles are about 45 nm and 60 nm prepared in 10% He and 90% Ar and in Ar, respectively. The maximum specific absorption appears at wavelength of 590 nm. On the surface of the nano-Cu particles, the mole ratio of Cu to O is about 94.88:5.12, and there is a small amount of mixture of Cu₂O and CuO, but there are no elements of Ar and N in nano-Cu particles by X-ray photoelectron spectroscopy .

Key words: nano Cu powders; microstructure; flow-levitation method; X-ray photoelectron spectroscopy

纳米材料由于具有小尺寸效应、表面效应、量子 尺寸效应和宏观量子隧道效应等,表现出不同于常规 材料的热、光、电、磁、力学和催化等特殊性质^[1-5]。 目前,制备纳米材料的方法很多,一般认为制备纳米 微粒的方法应按气相法、液相法和固相法来分类。自 悬浮定向流法属于气相法的一种^[6-8],是较新颖、灵活 的一种技术。在此,本文作者采用自悬浮定向流法制 备纳米 Cu 粉,以便为 ICF 靶材料的金属物理掺杂实 验提供物理依据。

1 实验

纳米微粒在无水乙醇中经超声波振荡1h,使样品

收稿日期: 2006-08-30; 修订日期: 2007-01-15

通讯作者: 楚 广, 副教授; 电话: 0731-8836791; E-mail: user12134@sina.com

充分分散后,在 Philips EM420 型透射电镜上进行形貌 观察。

热分析采用德国生产的 NETZSCH STA 449C 型 综合同步热分析仪(DSC-TGA)进行测定。分别使用 N₂ 和 Ar 流动载气, 流速为 20 mL/min。采用 Al₂O₃坩埚, 升温速率为 20 ℃/min, 升温至 800 ℃。样品用量为 2 mg 左右。仪器最大误差为:温度 2 ℃; 质量损失 0.4%。

采用 Carry100 型(美国 VARIN 公司制造)紫外-可 见光分光光度计测定样品的紫外-可见光(UV-Vis) 吸 收光谱,该仪器可以提供的紫外光-可见光的扫描范 围为 190~800 nm,扫描速率为 600 nm/min,数据间隔 为 1 nm,样品的质量浓度约为 0.01 g/L,分散介质为 无水乙醇。

用 Philips X'Pert Pro MPD 型 X 射线衍射仪检测纳 米金属 Cu 粉体的物相组成和晶粒度。测试条件为: Cu 靶(K_{al}=1.540 56×10⁻¹⁰ m),管电流 40 mA。管电 压 40 kV,用 Warren-Averbach 傅里叶变换分析方法^[8] 进行处理,求得样品的晶粒尺寸和微应变。

XPS 测试结果分析仪器为 VG ESCALAB 250,测 试条件如下:采用 Mg 靶,电压为 15 kV,X 射线源 功率为 150 W,步长为 0.1 eV;仪器分析室真空度为 5×10⁻⁷ Pa。

2 结果和讨论

2.1 透射电子显微镜分析与讨论

图 1(a)所示为在体积分数为 10% He 和 90% Ar 的 混合气流中制备的纳米 Cu 粒子的形貌和粒径尺寸分 布情况。由图 1 可见,纳米颗粒呈球形,分散得比较 均匀,基本没有团聚和链状出现。其粒度在 10~60 nm 之间,平均粒度为 45 nm 左右。平均颗粒度 D 用下式 计算:

$$\overline{D} = \frac{\sum D_i N_i}{\sum N_i}$$

式中 N_i是粒度为 D_i的颗粒数。

此外,在Ar气流中制备了纳米Cu粒子(如图1(b) 所示),其工艺条件与上述相同。但是,得到的球形纳 米Cu粒子的粒径比在10%He中的大些,平均粒度约 为60nm。这说明He的冷却效果比Ar的冷却效果大 得多,若要得到小粒径的Cu纳米粒子,就应该在He 气体中进行实验。从铜纳米颗粒的透射电子显微镜形 貌可以明显看出,自悬浮定向流法所制备的纳米颗粒



图1 铜纳米微粒的 TEM 形貌

Fig.1 Electron micrographs of Cu nanoparticles: (a) In 10% He and 90% Ar; (b) In Ar, at $p=1.0\times10^5$ Pa and t=1300 °C

基本呈球状,颗粒粒径均匀且分布较窄。该技术非常 适合于金属纳米颗粒材料的制备。

2.2 X射线衍射分析与讨论

图 2(a)和(b)所示分别为 10% He 和 90% Ar 的混合 气流中和氩气中制备的 Cu 纳米颗粒的 XRD 谱。依据 Warren-Averbach 傅里叶变换积分方法进行处理,可得 出图 2(a)中 Cu 纳米颗粒样品的平均晶粒度约为 20.8 nm, 平均微应变为 0.028%, Cu₂O 的相对含量为 2.44%。图 2(b)中 Cu 颗粒平均晶粒度约为 22.6 nm, 平均微应变为 0.039%, Cu₂O 相对含量为 0.89%。这 再次证明用气相法制备纳米颗粒,金属蒸气在氦气中 的冷却效果比在氯气中的大。将测试得到的 XRD 谱 与衍射卡片组(PDF-040836)的图谱进行比较发现: 4 个衍射峰均为铜的特征峰,共有4个晶面,对应的晶 面指数由里到外依次为(111)、(200)、(220)和(420)、为 面心立方结构。在图 2(a)和(b)中 36.4758°和 36.665 0° 处的衍射峰为 Cu₂O 的特征峰,半高宽分别为 1.167 0° 和 0.257 7°。这说明纳米 Cu 粉已被部分氧化为 Cu₂O, 纳米金属 Cu 粒子表面生成 Cu₂O 的晶粒度很小, 且数 量不多。XRD 测试的相关实验数据见表1和2。

624



图 2 纳米铜颗粒的 XRD 谱

Fig.2 X-ray diffraction spectrum of Cu nanoparticles: (a) In 10% He and 90% Ar; (b) In Ar

表 1 在(10%He+90%Ar)中制备的纳米 Cu 颗粒的 XRD 实 验测试结果

Table 1 Experimental results of XRD for Cu nanoparticles in10% He and 90% Ar

2 <i>θ</i> /(°)	Height	$ heta_{ m FWHM}/$ (°)	Interplanar spacing/nm	Relative intensity/%
36.475 8	54.27	1.167 0	0.246 131	2.44
43.195 7	2 222.55	0.309 1	0.209 270	100.00
50.336 5	789.22	0.356 3	0.181 129	35.51
74.033 7	415.05	0.351 3	0.127 946	18.67
89.851 7	364.98	0.408 5	0.109 078	16.42
95.074 1	109.35	0.354 7	0.104 417	4.92

 θ_{FWHM} 为半高宽对应的角度。

2.3 紫外-可见光分光光度计(UV-Vis)分析

紫外-可见分光光度法是利用物质的分子吸收 200~800 nm 光谱区的辐射来进行分析、测定的方法, 广泛用于无机和有机物质的定性和定量分析。图 3 所 示为平均粒径约50 nm的Cu纳米粉末测量结果(其中, λ为波长, *A* 为吸光度)。可以看出:在 590 nm 左右有 1 个很强的吸收峰,与文献[9]中的结果基本相符。这 个峰起源于激光电磁场诱导的电子相干共振——Cu

表2 在氩气中制备的纳米Cu颗粒的XRD实验测试相结果 Table 2 Experimental results of XRD for Cu nanoparticles in Ar

2θ/(°)	Height	θ _{FWHM} / (°)	Interplanar space/nm	Relative intensity/%
36.655 0	19.59	0.257 7	0.244 968	0.89
43.296 9	2 191.94	0.295 2	0.208 804	100.00
50.422 3	842.63	0.329 7	0.180 840	38.44
74.122 9	457.13	0.297 2	0.127 814	20.86
89.934 2	438.67	0.339 3	0.108 999	20.01



图 3 纳米铜颗粒样品的紫外--可见光吸收光谱

Fig.3 UV-Visible absorption spectra of Cu nanoparticles samples

纳米粉末的表面等离子体共振吸收。此吸收峰的位置、 形状与颗粒的大小、形状、分散状态相关,吸收峰的 位置随粒径的增大而向长波移动^[10-11]。但文献[12]报 道吸收峰的位置出现蓝移现象。

当等离子体的共振吸收只依赖于 Cu 的固有自由 电子密度时,在 Mie 理论中,吸收系数 A 正比于吸收 截面 C。其吸收截面的表达式为^[13]:

$$C = [18\pi V \varepsilon_2(\omega) \varepsilon_{\rm m}^{3/2}] / \lambda [(\varepsilon_1(\omega) + 2\varepsilon_{\rm m})^2 + \varepsilon_2(\omega)^2]$$

式中 $V 和 \lambda 分别为粒子的体积和入射波长。可见,$ $当 <math>\varepsilon_1 = -2\varepsilon_m(\varepsilon_m)$ 为酒精的介电常数)时,共振吸收峰的峰 位取决于 Cu 的介电常数的实部 ε_1 ,而其吸收强度取 决于 Cu 的介电常数的虚部 $\varepsilon_2^{[14]}$ 。若入射激光的能量 足够高,则d能带电子将发生跃迁而成为自由电子。 在这种情况下,等离子体的共振吸收不仅取决于 Cu 的固有自由电子密度,而且取决于d能带电子密度。

2.4 热分析

对于在纯 Ar 中用自悬浮定向流法制备的 Cu 纳米 颗粒,分别在 Ar 和 N_2 气氛中进行热分析,其结果如 图 4 和 5 所示。



图 4 纳米 Cu 粉样品的质量剩余率和热流与温度的关系





图 5 纳米 Cu 粉样品的质量剩余率和热流与温度的关系 Fig.5 Relationsip among mass residue, heat flow and temperature of Cu nanoparticles sample in N₂

从图 4 可知,纳米 Cu 颗粒在 100 ℃以前有 2 个 较小的弥散放热峰。其原因是纳米 Cu 颗粒表面的原 子处在不饱和的悬空键结构和高表面能的不稳定状态 之中,为了使体系的能量降到最低,表面原子将发生 弛豫现象并释放应力,且软团聚在一起。当外部提供 能量时,可以激发表面原子发生结构重新排列^[15],此 时,晶粒尺寸基本不变^[16]。图 4 所示的低温放热峰比 文献[17]中报道的温度(134~350 ℃)低,可能与纳米 Cu粉的制备方法或与样品的氧化程度有关。在 400 ℃ 以后,有一个不断上升的吸热过程,其原因可能是升 温速度慢,部分很细的纳米颗粒慢慢熔化,由于量少, 并且粒度不同,使曲线 1 表现为一个不断上升的吸热 过程(加温后的样品有表面熔化层)。从图 4 可见,样 品 的 质量 在实 验 温度 范 围 内 (100~800 ℃)增加 29.89%。其原因有待进一步研究。

从图 5 可知,纳米 Cu 颗粒在 346~399 ℃之间有 1 个放热峰,这一低温放热峰对应所释放的热焓为 158.2 J/g。在 400~800 ℃之间有一个弥散的吸热过程。 其原因与上相同。由于该仪器只能加温至 950 ℃,故 图 4 未能将该样品的熔点表示出来。样品的质量在实 验温度范围内(100~900 ℃)略有改变(≤2%),这可能 是仪器的系统误差造成的。从图 4 和 5 中可知, Ar 气 氛中样品的质量变化较大。

2.5 XPS 分析

从图 6 可知, 在纯 Ar 气氛中用自悬浮定向流法 制备的 Cu 纳米颗粒样品表面 Cu 和 O 元素的摩尔比 为 94.88:5.12, 说明 Cu 有轻微氧化,这是在空气中未 密封放置 3 个月的缘故。结合能为 530.9 eV 的峰对应 于 Cu₂O 中的 O 1s。由图 7 所示的 Cu 2p 分谱可知, 结合能位于 932.60 和 952.27 eV 的峰分别对应于 Cu₂O 中的 Cu 2p3/2 和 Cu 2p1/2; 但图 7 所示的峰形与 CuO 的 XPS 谱图相似^[18],说明样品的氧化物可能为 CuO 和 Cu₂O 的混合物。其原因是样品暴露于空气中,表 面有微量的 Cu₂O 被氧化,所以,在 944.18 和 962.34 eV 附近出现微弱的 CuO 特征伴峰。



图 6 纳米 Cu 粉样品的 X 射线光电子能谱

Fig.6 X-ray photoelectron spectrum of Cu nanoparticles in Ar



图 7 纳米 Cu 粉样品的 X 射线光电子能谱 2p 分谱 Fig.7 X-ray photoelectron spectrum of Cu 2p of Cu nanoparticles in Ar

从图 8 可知,在 N₂中进行热分析后的纳米 Cu 样 品残余物表面 Cu 和 O 元素的摩尔比为 94.62:5.38, 未发现 N 元素,说明 Cu 未氮化,只是轻微氧化。结 合能为 531.54 eV 的峰对应于 Cu₂O 中的 O 1s。从图 9 所示的 Cu 2p 的分谱图可见,图中结合能位于 932.30 和 952.08 eV 的峰分别对应于 Cu₂O 中的 Cu 2p3/2 和 Cu 2p1/2,说明样品的氧化物中存在 Cu₂O。但图 9 所 示的 XPS 谱中出现微弱的 CuO 特征伴峰,说明样品 的氧化物可能为 CuO 和 Cu₂O 的混合物。



图 8 在 N_2 中进行 DSC-TGA 分析后,纳米 Cu 粉样品残余物的 X 射线光电子能谱

Fig.8 X-ray photoelectron spectrum of residue of Cu nanoparticles by analysis of DSC-TG in N_2



图 9 在 N₂中进行 DSC-TGA 分析后,纳米 Cu 粉样品残余物的 X 射线光电子能谱 2p 分谱

Fig.9 X-ray photoelectron spectrum of residue of Cu 2p of Cu nanoparticles by analysis of DSC-TG in N_2

同理,从图 10 可知,样品表面 Cu 和 O 元素的摩 尔比为 92.36:7.64,结合能为 531.12 eV 的峰对应于 Cu₂O 中的 O 1s,说明 Cu 的氧化不严重。总谱中未发 现 Ar 元素。从图 11 所示的 Cu 2p 分谱图可见,结合 能位于 932.70 eV 和 952.18 eV 的峰分别对应于 Cu₂O 中的 Cu 2p3/2 和 Cu 2p1/2;峰形不对称,峰形相似于 CuO 的 XPS 谱,说明样品的氧化物可能为 CuO 和 Cu₂O 的混合物。



图 10 在 Ar 中进行 DSC-TGA 分析后,纳米 Cu 粉样品残 余物的 X 射线光电子能谱

Fig.10 X-ray photoelectron spectrum residue of Cu nanoparticles by analysis of DSC-TG in Ar



图 11 在 Ar 中进行 DSC-TGA 分析后,纳米 Cu 粉样品残 余物的 X 射线光电子能谱 2p 分谱

Fig.11 X-ray photoelectron spectrum residue of Cu 2p of Cu nanoparticles by analysis of DSC-TG in Ar

总之,用X射线光电子能谱分析未发现Ar和N₂ 元素,也未发现它们与纳米Cu作用生成化合物。样 品热分析TG曲线中质量增加29.89%,其原因有待进 一步研究。

3 结论

1) 采用自悬浮定向流法制约纳米 Cu 粉, 粒度分

中国有色金属学报

布均匀,没有团聚,平均颗粒度为45~80 nm,颗粒样 品表面 Cu 和 O 元素的摩尔比为 94.88:5.12,说明 Cu 有轻微氧化。

2) 在 Ar 气流中,样品的质量在实验温度范围内 (100~800 ℃)增加 29.89%。但对该实验的样品残余物 进行 XPS 分析后未发现 Ar 元素存在,这可能是实验 操作或仪器的系统误差所致。

REFERENCES

21-25.

- WANG Yin-min, CHEN Min-gei, ZHOU Feng-hua. High tensile ductility in nanostructured metal [J]. Nature, 2002, 391: 912–914.
- [2] McFadden S X, Mishra R S, Valiev R Z. Low-temperature superplasticity in nanostructured nickel and metal alloys [J]. Nature, 1999, 398: 684–686.
- [3] Valiev R, Islamgaliev R K, Alexandrov I V. Bulk nanostructured materials from severe plastic deformation [J]. Prog Mater Sci, 2000, 45: 103–189.
- [4] 江名喜,杨天足,楚 广,古映莹,杜作娟.配合-水热氧化 法合成锑掺杂二氧化锡纳米粉末[J].中南大学学报:自然科 学版,2006,37(2):247-251.

JIANG Ming-xi, YANG Tian-zu, CHU Guang, GU Ying-ying, DU Zuo-juan. Synthesis of antimong-doped tin oxide namoparticles by complexing- hydrothermal oxidation method[J]. Journal of Central South University: Science and Technology, 2006, 37(2): 247–251.

- [5] 刘 勋,范学莲,凌国良. 细末 Ni-Al₂O₃ 金属陶瓷粉末热压 致密化过程[J]. 中南大学学报: 自然科学版, 2004, 35(1): 21-25.
 LIU Xun, FAN Jing-lian, LING Guo-liang. Hot pressing densification process for nano Ni-Al₂O₃ powders[J]. Journal of Central South University: Science and Technology, 2004, 35(1):
- [6] 楚 广,唐永建,罗江山. ICF 物理实验用纳米 Cu 块体靶材 的制备研究[J]. 强激光与粒子束, 2005, 17(12): 1829-1834.
 CHU Guang, TANG Yong-jian, LUO Jiang-shan. Research on synthesis of nanocrystalline copper target for ICF experiments
 [J]. High Powder Laser and Particle Beams, 2005, 17(12): 1829-1834.
- [7] Cook R. Production and characterization of doped materials for inertial confinement fusion experiment [J]. J Vac Sci Technol,

1994, A12(4): 1275-1280.

- [8] Guo L H, Li H, Fabrication and characterization of thin nano-hydroxyapatite coatings on titanium[J]. Surf Coat Technol, 2004, 185: 268–274.
- [9] 郑化桂,李成韦,刘元晖. 金属铜胶体的表面修饰与氧化研 究[J]. 中国科技大学学报, 1998, 28(6): 722-725.
 ZHENG Hua-gui, LI Cheng-wei, LIU Yuan-hui. Dressing and oxidation of copper colloid[J]. Journal of China University of Science and Technology, 1998, 28(6): 722-725.
- [10] Burda C, Green T, Landes C, et al. Optical Spectroscopy of Nanophase Material[M]. New York: Wiley, 2000.
- [11] Kreibig U, Vollmer M. Optical Properties of Metal Clusters[M]. Berlin: Springer, 1995.
- [12] SUN Na, GUO Zhi-xin, DAI Li-ming. C60-Ag nanocomposite: fabrication and optical limiting effect[J]. Chemial Physical Letters, 2002, 356(12): 175–180.
- [13] Pileni M P. Optical properties of nanosized particles dispersed in colloidal solutions or arranged in 2D or 3D superlattices[J]. New J Chem, 1998: 693–702.
- [14] Chou S H. Growth behavior and optical properties of metal-nanoparticle dispersed dielectric thin films formed by alternating sputtering[J]. Thin Solid Films, 2004: 68–73.
- [15] 熊家炯. 材料设计[M]. 天津: 天津大学出版社, 2002: 162.
 XIONG Jia-jiong. Material Design[M]. Tianjin: Tianjin University Press, 2002: 162.
- [16] 王 岚. 纳米材料的热化学研究[D]. 大连:中国科学院大连 化学物理研究所, 2001.
 WANG Lan. Study on the Thermochemistry of Nanostructured Materials[D]. Dalian: Dalian Institute of Chemical Physics, Chinese Academy of Science, 2001.
- [17] 刘 伟,邓晓燕,张志焜. 纳米铜粒子的热稳定性研究[J]. 理 化检验:物理分册,2004,40(2):64-67.
 LIU Wei, DENG Xiao-yan, ZHANG Zhi-kun. Research of thermal stability of nano-copper particles[J]. Physical Testing and Chemical Analysis Part A: Physical Testing, 2004, 40(2): 64-67.
- [18] 刘世宏,王当憨,潘承璜.X射线光电子能谱分析[M].北京: 科学出版社,1988:75-76.
 LIU Shi-hong, WANG Dang-han, PAN Cheng-huang. Analysis by X-ray Photoelectron Spectroscopy [M]. Beijing: Science Press, 1988: 75-76.

(编辑 陈灿华)