# 新型 Pr 基大块非晶及其特性研究\*

赵作峰1)2) 张 志2) 李 正1) 闻 平2) 赵德乾2) 潘明祥2) 王万录1) 汪卫华2);

1(重庆大学数理学院 重庆 400044)

2(中国科学院物理研究所 北京 100080)

(2003年4月11日收到 2003年6月18日收到修改稿)

用铜模吸铸法获得了直径为 5mm 的一种新的 Pr 基大块非晶. 与以往其他稀土-过渡金属( RE-TM )大块非晶不同的是 这种新的 Pr 基大块非晶具有明显的玻璃转变和稳定的过冷液相区 ,且其玻璃转变温度在目前已知的大块非晶中是最低的 , $T_g$  = 409K. 研究了该大块非晶的玻璃转变动力学 ,并给出了 Kauzmann 温度  $T_k$ 、Vogel-Fulcher 温度  $T_a$  及脆性参数  $T_a$  等重要参数.

关键词:大块非晶,玻璃转变,脆性参数m

**PACC**: 6140D, 6470P

#### 1. 引 言

1960年 Duwez 等人[1]首先采用熔体快速冷却 (RO)方法制得了 Au-Si 非晶合金以来 ,人们已经得 到了很多不同体系和种类的非晶合金.1984 年 "Kui 等人发现了 Pd-Ni-P 大块非晶[2],20 世纪 90 年代以 来发现了一系列大块非晶,如 La-Al-Ni, Zr-Ni-Cu-Al ,Mg-Cu-Y ,Pd-Ni-Cu-P ,Nd-Fe-Al 3-7]和迄今为止非 晶形成能力最好的 Zr-Ti-Cu-Ni-Be 合金系[8], 这些都 极大地促进了大块金属玻璃(BMG)的研究和发展. 大块非晶由于其制备工艺简单 合金性能优异(如高 强度、抗腐蚀、磁性等),而具有很大的应用潜力,此 外多组元大块非晶还具有热稳定性高、过冷液相区 宽等特点 因而在基础研究方面也具有重要意义 被 广泛用来进行基础研究 9-12 ] 特别是玻璃转变的研 究[13-19].然而 玻璃转变依然是困扰科研工作者的 一道难题.最近.我们发现了一种新的大块非晶—— Pr<sub>60</sub>Cu<sub>20</sub>Ni<sub>10</sub>Al<sub>10</sub>. 与以往其他稀土-过渡金属-Al(RE-TM-Al) 大块非晶不同的是,这种新的 Pr 基大块非 晶具有明显的玻璃转变和稳定的过冷液相区,并在 常温下呈现顺磁性而非通常 RE-TM-Al 大块非晶所 表现的硬磁性.同时 其玻璃转变温度在目前已知的 大块非晶中是最低的, $T_s = 409 \text{K}$ .这为在相对较低

温度下进行玻璃转变的研究提供了一个理想的体系,有助于进一步加深对玻璃转变的理解和认识。

#### 2. 实验方法

将按比例配制好的原料( 纯度为 99% 以上 )在电弧炉中熔炼均匀 ,并用铜模吸铸法获得直径为5mm 的棒状样品 .用 MAC M03 XHF 衍射仪(  $CuK\alpha$  辐射) 对制得的样品进行 x 射线衍射( XRD )分析 ,以确定其非晶结构 .在 Ar 气氛下利用 Perkin Elmer 公司的 DSC-7 ( differential scanning calorimeter )对样品进行升温速率  $\phi$  在 2—200K/min 范围内的热分析 .实验前 ,先用高纯度的铟和锌对 DSC 进行不同升温速率下的校准 .实验时 ,在不同升温速率下对样品分别进行两次加热 :第一次获得非晶样品的 DSC 曲线 ;第二次获得完全晶化样品的 DSC 曲线则用作基线 .

#### 3. 实验结果与讨论

图 1 为铜模吸铸法获得的直径为  $5mm\ Pr_{60}\ Cu_{20}$   $Ni_{10}\ Al_{10}$ 样品截面的 XRD 结果.图 1 有两个明显的弥散峰而未观察到任何对应于特定晶相的衍射峰 ,证明该样品是非晶结构 . M-H 回线的测量表明  $Pr_{60}\ Cu_{20}$   $Ni_{10}\ Al_{10}$  常温下呈现顺磁性 ,而不像其他 RE-TM-Al

<sup>\*</sup> 国家自然科学基金( 批准号 50031010 和 10174088 )及北京市科学技术委员会基金( 批准号 :H02040030320 )资助的课题.

<sup>†</sup> E-mail: whw@aphy.iphy.ac.cn

大块非晶那样呈现硬磁性[20-23] 图 2 为升温速率为 10K/min 的 DSC 曲线. 从图 2 可以观察到明显的玻 璃转变过程 晶化反应前的吸热过程) 这与以往其 他 RE-TM-Al 大块非晶的 DSC 结果不同<sup>7 24</sup>],进而可 以确定其玻璃转变温度  $T_{\rm g}$  ,晶化温度  $T_{\rm x}$  ,熔化温度  $T_{\rm m}$  和过冷液相区(SLR)的宽度  $\Delta T_{\rm x}$ ( $\Delta T_{\rm x} = T_{\rm x} - T_{\rm g}$ ) 分别为 409 A52 ,708 和 43K. 从图 2 可见 Pr<sub>60</sub> Cu<sub>20</sub> Ni<sub>10</sub> Al<sub>10</sub>在从非晶态向晶化态转变的过程中 出现连续两 个放热峰,说明其晶化反应是分步进行的,样品的熔 化峰为一窄而尖锐的吸热峰,说明样品的组分很接 近其组元的共晶成分.约化玻璃转变温度  $T_{rs} (= T_{s} / T_{s})$  $T_{m}$ )被认为是表征金属玻璃形成能力的一个重要参 数  $Pr_{60}Cu_{20}Ni_{10}Al_{10}$ 的约化玻璃转变温度  $T_{rs}$ 为 0.58. 为了便于比较 表 1 列出 Zr 基(vit1, vit4)和 Pd 基大 块非晶的热力学参数,与其他三种大块非晶相比,  $Pr_{60}Cu_{20}Ni_{10}Al_{10}$ 的玻璃转变温度要低得多.这为在较 低温度下研究玻璃转变进而认识其本质提供了 帮助.

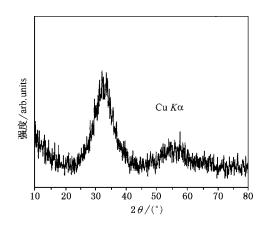


图 1 直径 5mm Pr<sub>60</sub> Cu<sub>20</sub> Ni<sub>10</sub> Al<sub>10</sub>样品截面的 XRD 谱图

表 1 Pr<sub>60</sub> Cu<sub>20</sub> Ni<sub>10</sub> Al<sub>10</sub> ,vit1 ,vit4 和 Pd<sub>40</sub> Ni<sub>10</sub> Cu<sub>30</sub> P<sub>20</sub> 的参数对比

BMGs	0		$\Delta T_{\rm x}$ /K			$T_{ m rg}$	m
Pr <sub>60</sub> Cu <sub>20</sub> Ni <sub>10</sub> Al <sub>10</sub>	409	452	43	374	377	0.58	31
${\rm Zr}_{41}{\rm Ti}_{14}{\rm Cu}_{12.5}{\rm Ni}_{10}{\rm Be}_{22.5}\!($ vit1 )	623	680	57	413	560	0.66	_
$\mathrm{Zr}_{46.75}\mathrm{Ti}_{8.25}\mathrm{Cu}_{7.5}\mathrm{Ni}_{10}\mathrm{Be}_{27.5}\text{(vit4)}$	623	740	117	372	550	0.69	34
$\mathrm{Pd}_{40}\mathrm{Ni}_{10}\mathrm{Cu}_{30}\mathrm{P}_{20}$	582	718	95	447	588	0.72	52

我们还对样品进行了不同升温速率下的热分析.图 3 为不同升温速率下的玻璃转变过程,升温速率  $\phi$  的范围为 5—80K/min.随着升温速率增大,样

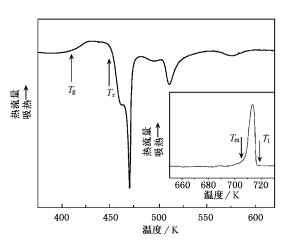


图 2  $Pr_{60}Cu_{20}Ni_{10}Al_{10}$ 样品在 10K/min 升温速率下的 DSC 曲线

品的玻璃转变温度有一个明显的向高温方向的移动.这一现象揭示了玻璃转变的动力学本质 $^{[25,26]}$ .图 3 内插图给出由 Kissinger 方程 $^{[27]}$ 确定的  $\ln(T_g^2/\phi)$ 和  $1/T_g$  的关系:

$$\ln\left(\frac{T^2}{\phi}\right) = \ln\left(\frac{E}{k_{\rm B}K_0}\right) + \frac{E}{k_{\rm B}T} , \qquad (1)$$

可由拟合直线(见图 3 内插图)的斜率得到  $\Pr_{50}$   $\Pr_{50$ 

$$\ln \phi = \ln B - D^* T_g^0 (T_g - T_g^0),$$
 (2)

其中  $D^*$  为强度参数 ,可用来描述一个系统遵循 Arrhenius 定律的程度  $T_g^0$  可看作为无限缓慢加热或冷却情况下  $T_g$  极限的近似值 . 于是 ,本文讨论了升温速率在 2—200 K/min 范围内  $T_g$  与  $T_g$  与  $T_g$  均为变量 ) 结果见图  $T_g$  5 中实验数据对 VFT 方程符合得很好,说明 VFT 方程可以准确描述  $T_g$  6 以 $T_g$  5  $T_g$  5 以为关系 . 可见 ,当升温速率在一定范围内  $T_g$  5

 $\ln(\phi)$ 的关系可以近似地用线性关系来描述,而当升温速率超出这一范围时,则只能由 VFT 方程来准确描述. 拟合得到的  $T_a^0$  值为 374K 在数值上很接近  $T_k$ .

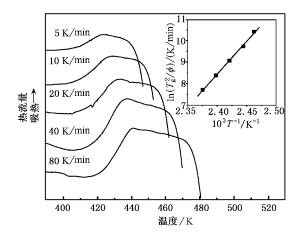


图 3 不同升温速率 5—80K/min )下的 DSC 结果 ,内插图为表现 lr(  $T_{\rm g}^2/\phi$  )和 1/ $T_{\rm g}$  关系的 Kissinger 图

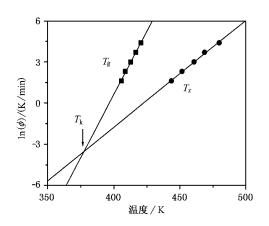


图 4 利用线性拟合得到的  $T_g$  和  $T_x$  与  $\ln(\phi)$ 的关系 ,由两直线的交点可近似地确定 Kauzmann 温度  $T_b$ 

m 表示一个系统的脆性系数 其定义式为<sup>[30]</sup>

$$m = \frac{\operatorname{dlog} \langle \tau \rangle}{\operatorname{d}(T_{g}/T)} \bigg|_{T = T_{g}}, \qquad (3)$$

其中 $<\tau>$ 为平均弛豫时间. 从其定义式可知 m 为一个系统  $\log <\tau>$ 对  $T_g/T$  曲线在  $T_g$  点的斜率 ,即 m 实际上表示的是该系统弛豫时间与温度的关系相对于 Arrhenius 行为的偏离程度 ,偏离程度越大 ,则 m 值越大. 由 VFT 方程可以将(3)式改写为

 $m = (D^*/\ln 10) \cdot (T_g^0/T_g) \cdot (1 - T_g^0/T_g)^2$  (4) 其中强度参数  $D^*$  和  $T_g^0$  与方程(2)中定义的相同. 为了便于比较 ,其中  $T_g$  取的是升温速率为 20K/min 时的值 .将拟合得到的  $D^*$  和  $T_g^0$  代入(4)式 ,可得  $\Pr_{c_0} Cu_{20} Ni_{10} Al_{10}$ 的脆性参数 ,m = 31 ,按照 Angell 的分类标准 ,可将其归入中间一类( m 值介于强玻璃和 弱玻璃之间的一类 ).可见 , $\Pr_{c_0} Cu_{20} Ni_{10} Al_{10}$ 的 m 值与其他几种具有很强玻璃形成能力( GFA )的大块非晶 接近 ,这表明这种新的大块非晶可能也具有较好的形成能力[31].

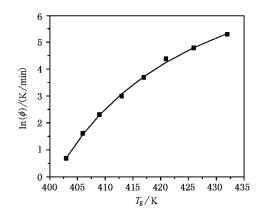


图 5 利用 VFT 方程拟合得到的  $T_{\rm g}$  与  $\ln(\phi)$ 的关系 ,并可由此确定拟合参数  $T_{\rm o}$ 

### 4. 结 论

- 1. 发现了一种新的 Pr 基大块非晶  $Pr_{60}$   $Cu_{20}$   $Ni_{10}$   $Al_{10}$  . 这种新的 Pr 基大块非晶具有明显的玻璃转变和稳定的过冷液相区 . 其玻璃转变温度在目前已知的大块非晶中是最低的  $T_s = 409K$  .
- $2.\,\mathrm{DSC}$  实验表明:当升温速率在一定范围内时,  $T_\mathrm{g}$  与  $\mathrm{ln}$  (  $\phi$  )的关系可近似地用线性关系来描述. 而 当升温速率超出这一范围时,则只能由 VFT 方程来 准确描述.
- 3.由 VFT 方程拟合得到的参数  $D^*$  和  $T_{\rm g}^0$  求得  ${\rm Pr}_{\rm 60}{\rm Cu}_{20}{\rm Ni}_{10}{\rm Al}_{10}$ 的脆性参数 m=31 与  ${\rm Zr}$  基和  ${\rm Pd}$  基等 非晶形成能力很强的大块非晶的 m 值很接近.这可能表明这种新的大块非晶也具有较好的形成能力.

- [1] Klement W, Willens R and Duwez P 1960 Nature 187 869
- [2] Kui H W, Greer A L and Tumbull D 1984 Appl. Phys. Lett. 45 615
- [3] Inoue A, Zhang T and Masumoto T 1990 Mater. Trans. JIM 31 425
- [4] Zhang T, Inoue A and Masumoto T 1991 Mater. Trans. JIM 32 1005
- [5] Inoue A, Nakamura T, Nishiyama N and Masumoto T 1992 Mater.
  Trans. JIM 33 937
- [6] Nishiyama N and Inoue A 1996 Mater. Trans. JIM 37 1531
- [7] Inoue A, Zhang T, Zhang W and Takeuchi A 1996 Mater. Trans.

  HM 37 99
- [8] Peker A and Johnson W L 1993 Appl. Phys. Lett. 63 2342
- [9] Zhang J et al 2001 Acta Phys. Sin. 50 1747 (in Chinese)[张 杰等 2001 物理学报 50 1747]
- [ 10 ] Tong C Z et al 2002 Acta Phys. Sin. **51** 1559 (in Chinese)[ 佟存柱等 2002 物理学报 **51** 1559]
- [11] Li Z et al 2003 Acta Phys. Sin. **52** 652 (in Chinese)[李 正等 2003 物理学报 **52** 652]
- [12] Li Z et al 2003 Acta Phys. Sin. **52** 1461 (in Chinese)[李 正等 2003 物理学报 **52** 1461]

- [ 13 ] Busch R and Johnson W L 1998 Appl . Phys . Lett . 72 2695
- [ 14 ] Wang W H , Zhuang Y X , Pan M X and Yao Y S 2000 J. Appl. Phys. 88 3914
- [ 15 ] Wang W H , Li L L , Pan M X and Wang R J 2001 Phys . Rev . B 63 52204
- [ 16 ] Wei B C et al 2001 J. Appl. Phys. 89 3529
- [ 17 ] Wang L M et al 2001 Chin . Phys . Lett . 18 567
- [ 18 ] Wang R J et al 2002 J. Phys. C 15 603
- [ 19 ] Liu L et al 2002 Chin . Phys . Lett . 19 1483
- [ 20 ] Wei B C et al 2001 Phys. Rev. B 64 12406
- [ 21 ] Fan G J et al 1999 Appl. Phys. Lett. 75 2984
- [ 22 ] Pan M X et al 2002 Intermetallics 10 1215
- [ 23 ] Xia L et al 2003 J. Phys. D 36 1
- [ 24 ] Inoue A et al 1996 Mater. Trans. JIM 37 636
- [ 25 ] Angell C A 1995 Science 267 1924
- [ 26 ] Zhuang Y X et al 1999 Appl. Phys. Lett. 75 2392
- [ 27 ] Kissinger H E 1956 J. Res. Nat. Bur. St. 57 217
- [ 28 ] Lasocka T M 1976 Mater . Sci . Eng . 23 173
- [ 29 ] Bruning R and Samwer K 1992 Phys. Rev. B 46 11318
- [ 30 ] Böhmer R and Angell C A 1992 Phys. Rev. B 45 10091
- [ 31 ] Busch R , Bakke E and Johnson W L 1998 Acta Mater .  $\bf 46$  4725

## A new Pr-based bulk metallic glass and its properties \*

Zhao Zuo-Feng<sup>1</sup> Zhang Zhi<sup>2</sup> Li Zheng<sup>1</sup> Wen Ping<sup>2</sup> Zhao De-Qian<sup>2</sup>)

Pan Ming-Xiang<sup>2</sup> Wang Wan-Lu<sup>1</sup> Wang Wei-Hua<sup>2</sup>)

<sup>1</sup> (College of Mathematics and Physics , Chongqing University , Chongqing 400044 , China )

<sup>2</sup> (Institute of Physics , Chinese Academy of Sciences , Beijing 100080 , China )

(Received 11 April 2003 ; revised manuscript received 18 June 2003 )

#### Abstract

A new rare-earth Pr-based bulk metallic glass (BMG) is obtained in the shape of rod up to 5 mm in diameter by die cast. Unlike other rare-earth based BMGs, it exhibits a distinct glass transition,  $T_{\rm g}$  = 409K, the lowest glass transition temperature among the known BMGs, a large and stable supercooled liquid region and paramagnetic property. The glass transition as well as its kinetic nature and the fragility parameters m of the BMG have been studied. The BMG offers an ideal model to investigate the nature of glass transition as well as the relaxation and nucleation with a large experimentally accessible time and temperature window at very low temperature region.

Keywords: bulk metallic glasses, glass transition, fragile parameter m

PACC: 6140D, 6470P

<sup>\*</sup> Project supported by the National Natural Science Foundation of China Grant Nos. 50031010 and 10174088), and the Foundation from the State Science and Technology Commission of Beijing, China Grant No. H02040030320).