Ce 填充分数对 p 型 Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂化合物热电 传输特性的影响

唐新峰节陈立东後藤孝平井敏雄

(日本东北大学金属材料研究所,仙台 980-8577)

袁润章

(武汉工业大学材料复合新技术国家重点实验室,武汉 430070)(2000年4月25日收到2000年7月14日收到修改稿)

研究了 Ce 填充分数对富 Co 组成的填充式 skutterudite 化合物 :Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂(y = 0—0.46)的热电传输特性的影响. Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂有现为 p型传导. 霍尔系数 $R_{\rm H}$ 随 Ce 填充分数的增加而增加 ,空穴浓度 p 和电导率 σ 随 Ce 填充分数的增加而减少. 泽贝克系数 α 随 Ce 填充分数的增加及温度的上升而增加 ,泽贝克系数的峰值温度 随 Ce 填充分数的增加向低温方向偏移. 当 Ce 填充分数大约为 0.3 时晶格热导率 $\kappa_{\rm I}$ 达到最小值 ,表明在 skutterudite 结构中 Sb 组成的 20 面空洞的一部分被 Ce 原子填充时 Ce 的扰动对声子的散射作用最强. 在 750 K 时 ,富 Co 组成 的 Ce_{0.28}Fe_{1.52}Co_{2.48}Sb₁₂化合物的最大无量纲热电性能指数 $ZT_{\rm max}$ 达 1.1.

关键词:填充分数,载流子浓度,电导率,泽贝克系数,晶格热导率 PACC:7215,6590,6166

1 引 言

最近的一些研究工作表明¹⁻¹⁶]在 skutterudite 化合物的 Sb 组成的 20 面体空洞中金属原子(如 Ce La 等 的填充 将使(Ce ,La),Fe, Co4-, Sb12化合 物的晶格热导率大幅度降低,关于填充原子对晶格 热导率的影响有两种理论,一种理论认为 热导率的 降低是由于填充原子的扰动效应^{1589,12,13};另一 种理论认为 热导率的降低起因于填充原子的固溶 效应^[10,11].扰动理论认为,一般而言,填充在Sb的 20 面体空洞中原子的离子半径(如 Ce³⁺的离子半 径为 0.103 nm)远小于空洞半径(0.189 nm),填充 原子在空洞中的扰动使声子散射作用增强,阻碍热 的传输,从而使晶格热导率降低, Sales 等^[5,8,12]根据 中子衍射和 X 射线衍射结果,用计算得到的(atomic displacement parametetr (ADP)参数证实了 Ce, La 的扰动作用.我们^{16]}根据 X 射线 step scan 结果,用 rietveld 结构解析方法也得到了 Ce 的原子热振动参 数 B 远大于 Co/Fe 和 Sb 的原子热振动参数 从而

也证实了 Ce 扰动作用的存在. 关于填充原子的填充分数对晶格热导率的影响也有两种观点^[9]. 一种观点认为,当填充量达到饱和状态时,其填充原子的扰动作用最强;另一种观点认为,不是在最大填充量,而是在小于最大填充量的某一合适填充量时,原子的扰动作用最强. 但迄今为止两种观点均未被实验结果证实. 因此,弄清 Ce 填充分数对 Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb₁₂化合物热传输特性及电性能的影响,在理论上及材料的组成和性能的优化等方面均 具有重要的意义.

此外,对 $Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb_{12}$ 化合物热电性能的 研究,迄今为止的工作大多集中于富 Fe组成的化合 物上. 然而, $Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb_{12}$ 化合物的包晶反应温 度随 Fe 含量增加而急剧降低,因此,随 Fe 含量增 加, $Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb_{12}$ 化合物的高温稳定性变差,特 别是在显示最大性能指数的温度区间,组成及性能 变得不稳定.因此,从热电材料的实用角度考虑,研 究开发高温稳定且具有高的热电性能指数的富 Co 组成的填充式 skutterudite 化合物型热电材料显得 非常必要和迫切.

⁺联系人, Tel 0081-22-215-2106, Fax 0081-22-215-2107, E-mail txf@imr. tohoku. ac. jp

基于我们过去的研究工作^[17],即在 Fe/Co 比大 约为 1.5/2.5 时(富 Co 组成), $Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb_{12}$ 化 合物具有最低的晶格热导率和较好的电传输性能. 本研究将 Fe 含量固定在 1.5,改变 Ce 的填充分数 (0—0.5),系统地研究了 Ce 填充分数对电传输特 性和晶格扰动的影响,优化 $Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb_{12}$ 的组 成,调整和控制载流子浓度和特性,以期达到材料性 能的最佳化.

2 实验方法

起始原料使用高纯度切削状稀土金属 Ce (99.9%),块状 Fe(99.99%),Co(99.96%)和 Sb (99.9999%).原料称重后置入内壁预沉积碳化膜的 石英管中,石英管在 10⁻³Pa 真空条件下密封并置 入熔融炉,缓慢加热至 1100℃,熔融 30h 后将熔体 在水浴中快速冷却,冷却得到的块体材料粉碎压实 后再次封入石英管中,于 700℃进行扩散反应,反应 时间为 168h.反应后的产物再次被粉碎经 HCl + HNO₃的混合酸处理后,用等离子体活化烧结法 (Sodic Co. Ltd :PAS-V-K)于真空下烧结,烧结温度 和时间分别为 600℃和 900s,烧结体的相对密度约 为(97—98)%.

试样的相组成用粉末 X 射线衍射方法(理学 RAD-C,CuKα)确定,晶格常量 *a* 用高角度(2*θ* = 70°—135°)X 射线衍射结果,根据 *a*($\cos^2\theta/\sin\theta$ + $\cos^2\theta/\theta$)作图外推得到,试样的组成用诱导耦合等离 子发光分光(ICPES)分析方法确定.霍尔系数 *R*_H 用 van der Pauw 技术测定,施加电流为 100 mA,外 加磁场为 0.5028 T,载流子浓度 *p* 根据实测的霍尔 系数用 *p* = 1/*R*_H*e* 计算得到.电导率 *σ* 用标准四端 子法在 Ar 气氛下测定.在 5—10 K 的温差 Δ*T* 下, 测定试样的温差热电热 Δ*E*,泽贝克系数 α 根据 Δ*E*-Δ*T* 作图得到的斜率确定.热导率 *κ* 用激光微 扰法(真空理工:TC-7000型)于真空下测定.

3 结果与讨论

3.1 Ce 填充分数对 Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂晶体结构的 影响

图 1 为 Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂化合物的晶格常量 *a* 与 Ce 填充分数 *y* 的关系. 从图 1 中可以看出 ,当 *y* <0.4 时 ,Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂的晶格常量随 Ce 填充 分数增加而线性增加,当 y > 0.4 时,晶格常量几乎 不变,因此, $Ce \in Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}$ 中的固溶度大约 为 0.4. Meisner 等¹⁰用 Vegard 's 法则计算得到,在 稳定化合物(CeFe_4Sb_{12})_{\alpha}(Co_4Sb_{12})_{1-\alpha} = (Ce-Fe_xCo_{4-x}Sb_{12})中 Ce 的固溶度应在 $\alpha - \alpha + 0.1(1 - \alpha)$ 之间.根据 Vegard 's 法则,我们计算得到的 $Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}$ 中 Ce 的固溶度在 0.38—0.44 之 间,该结果与本实验所得到的大约 0.4 的固溶度非 常一致.



图 1 $Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb_{12}$ 化合物的晶格常量 a 与 Ce 填充分数 y的关系 x = 1.5

3.2 Ce 填充分数对 Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂电传输特 性的影响

表 1 所示为 $Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}$ 化合物的名义组 成,实际组成及室温下的霍尔系数 R_H 和载流子浓 度 p.图 2 为 $Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}$ 化合物室温下载流子 浓度 p 与 Ce 填充分数 y 的关系.所有试样的霍尔 系数都为正值,因此 $Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}$ 表现为 p 型 传导.从表 1 和图 2 可以看出,霍尔系数随 Ce 填充 分数的增加而增加,空穴浓度随 Ce 填充分数的增 加而减少,当 y < 0.4 时空穴浓度随 Ce 填充分数的 增加从 3.4×10^{26} 减少到 2.1×10^{26} m⁻³,当 y > 0.4时 空穴浓度随 Ce 填充分数的增加而急剧减少.这 表明如果 Ce 的填充量进一步增加, $Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}$ Sb₁₂的传导类型可能从 p 型转变成 n 型.的确, Morelli 等⁷¹报道了当 Ce 填充量从 0.2 增加到 0.3时 $Ce_yFe_{0.75}Co_{3.25}Sb_{12}$ 化合物的传导类型从 p 转变 成 n 型.另外,我们的研究表明,当 Ce 填充量从 表 1 $Ce_{v}Fe_{r}Co_{4-r}Sb_{12}$ 化合物的名义组成、分析组成及某些室温特性

从 p 转变成了 n 型.

试样编号	名义组成		公托组式	電気気物 り / 30-1	非达了冲座, (3
No.	x	У	力们组成	隹小尔奴 K _H /cm [°] U [°]	¥1流士冰皮 ₽/m 3
1	3.0	1.0	$Ce_{0.74}Fe_{2.98}Co_{1.02}Sb_{12}$	2.33×10^{-2}	2.68×10^{26}
2	2.5	1.0	$Ce_{0.67}Fe_{2.55}Co_{1.45}Sb_{12}$	3.51×10^{-2}	$1.78 imes 10^{26}$
3	2.0	1.0	${\rm Ce}_{0.60}{\rm Fe}_{2.02}{\rm Co}_{1.98}{\rm Sb}_{12}$	4.81×10^{-2}	$1.30 imes 10^{26}$
4	1.5	1.0	${\rm Ce}_{0.46}{\rm Fe}_{1.45}{\rm Co}_{2.56}{\rm Sb}_{12}$	9.21×10^{-2}	$6.78 imes 10^{25}$
5	1.0	1.0	$Ce_{0.35}Fe_{0.94}Co_{3.06}Sb_{12}$	2.57×10^{-1}	2.43×10^{25}
6	0.5	1.0	$Ce_{0.23}Fe_{0.51}Co_{3.49}Sb_{12}$	-	_
7	0.0	1.0	$Ce_{0.08}Fe_{4.0}Sb_{12}$	_	_



图 2 Ce 填充分数 y 对 p 型 Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb₁₂化合物载流子浓 度 N_v 的影响

图 3 为 Ce 填充分数 y 及温度 T 对 Ce_yFe_{1.5} Co_{2.5}Sb₁₂化合物电导率 σ 的影响.电导率随 Ce 填充 分数的增加而降低,这与空穴浓度随 Ce 填充分数 增加而减少的规律是相对应的.另外,随 Ce 填充分 数的增加,温度对电导率影响更加显著.Ce_{0.09}Fe_{1.5} Co_{2.5}Sb₁₂的电导率几乎不随温度变化.与之相比,室 温下 Ce_{0.46}Fe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂的电导率从 9.0×10⁴ 减少 到 2.0×10⁴S·m⁻¹,但 300—800 K 温度范围内,该 化合物的电导率从 2.0×10⁴ 增加到 3.0×10⁴S· m⁻¹.此结果表明,Ce 填充量基本达到饱和状态的 Ce_{0.46}Fe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂化合物,在高温下表现为本征半 导体传导特征.Sales 等¹¹报道了表现为 n 型传导的 CeFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂化合物,在 300—700 K 温度范围 内,电导率从 1.7×10³ 增加到 1.0×10⁴S·m⁻¹.本 研究所合成的 $Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}(y = 0.09-0.46)$ 化合物 在 300-800 K 温度范围内全部表现为 p型 传导 这些化合物的电导率在 2.0×10^4 到 9.0×10^4 S·m⁻¹之间变化 ,并且比 Sales 等所报道的结果 要大.



图 3 Ce 填充分数 y 及温度 T 对 p 型 Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb₁₂化合物 电导率 σ 的影响 $x \approx 1.5$

图 4 为 Ce 填充分数 y 及温度 T 对 Ce_yFe_{1.5} Co_{2.5}Sb₁₂化合物泽贝克系数 α 的影响. 图 4 表明 ,泽 贝克系数随 Ce 填充量的增加及温度的上升而增 加 ,且显示最大泽贝克系数的温度随 Ce 填充量的 增加向低温方向偏移. 一般而言 ,泽贝克系数随载流 子浓度的增加而降低 ,随载流子有效质量 m^* 的增 加 而 增 加. Sales 等⁵¹曾 报 道 与 CoSb₃ 相比 , Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb₁₂化合物的载流子有效质量由于 Ce 的填充从 0.05 增加到 8. 因此,本研究所得到 $Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}$ 化合物的泽贝克系数的增加及泽 贝克系数的峰值温度向低温方向偏移起因于 Ce 的 填充使载流子浓度减少和载流子有效质量的增加. 在各种组成的 $Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}$ 化合物中, $Ce_{0.46}$ $Fe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}$ 显示最大的泽贝克系数,其最大值在 600 K 左右达到 250 μ V·K⁻¹.



图 4 Ce 填充分数 y 及温度 T 对 p 型 Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb₁₂化合物 泽贝克系数 α 的关系 x = 1.5

3.3 Ce 填充分数对 Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂热传输特性 的影响

为讨论 Ce 填充分数对声子散射及晶格热导率 的影响,我们用 Wiedemann-Franz 定律估算了热导 率的载流子成份 κ_c . Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂化合物的晶 格热导率(κ_1)从实测的热导率 κ 中减去热导率的载 流子成分 κ_c 而得到. Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂化合物的 κ_1 与 Ce 的填充量 y 及温度 T 的关系显示在图 5 中. 室温下 Ce 的填充量 y 对 κ_1 的影响如 6 图所示. 由 6 图可以看出 ,当 Ce 填充分数小于 0.3 时 ,室温下 κ_1 随 Ce 填充分数的增加而减小 ,当填充分数大于 0.3 时 κ_1 随 Ce 填充分数的增加而增加 ,当 Ce 填充分 数大约为 0.3 时 κ_1 达到最小值. 高温下 Ce 填充分 数对 κ_1 的影响和室温下有类似的规律 ,但随着温度 的升高 κ_1 进一步降低. 以上结果表明 ,在 skutterudite 结构中 ,Sb 组成的 20 面空洞的一部分被 Ce 原 子填充时 ,Ce 产生的扰动对声子的散射作用最强.

Nolas 等⁹合成 La_xCo₄(Sb Sn)₁₂(x = 0 - 0.9) 化合物,并研究了La的填充分数对该化合物晶格



图 5 Ce 填充分数 y 及温度 T 对 p 型 Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb₁₂化合物 晶格热导率 κ_1 的影响 x = 1.5



图 6 Ce 填充分数 y 对 p 型 Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb₁₂化合物室温晶格 热导率 κ_1 的影响 $x \approx 1.5$

热导率的影响,他们发现当 *x* = 0.25—0.3 时,该化 合物晶格热导率最小.根据以上结果,他们进一步推 测,在 Sb 的 20 面空洞中,3—4 种原子分别(20— 30)%的混合型填充可能比一种原子 100%的填充 对声子产生的散射作用更强.这可能是因为空洞部 分填充时 Ce 的紊乱分布比空洞 100%的填充时 Ce 的规则分布对声子产生的散射作用更强,同时紊乱 分布的空洞也引入新的声子散射.此外,紊乱分布的 填充原子引入的原子的质量变化和晶格畸变也产生 附加的声子散射.

Ce 填充分数对 Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂无量纲热电 性能指数 ZT 的影响

根据实测的电导率 σ,泽贝克系数 α 和热导率 κ 按 $ZT = \alpha^2 \sigma T / \kappa$ 式计算得到的 Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂ 化合物的无量纲热电性能指数 ZT 与组成 y 及温度 T 的关系如图 7 所示. 所有试样的 ZT 值都随温度 升高而增加 ,在 550—750 K 范围 ZT 达到最大值. Ce 填充量较少的 Ce_{0.09}Fe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂试样 ,虽然具 有最高的电导率 ,但由于较小的泽贝克系数和相对 高的热导率 ,使其 ZT 值较低 ,在 800 K 时 ,ZT 值仅 为 0.75. Ce 填充量较多的 Ce_{0.46} Fe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂试 样 ,虽然具有最大的泽贝克系数 ,但由于Ce接近饱



图 7 Ce 填充分数 y 及温度 T 对 p 型 Ce_yFe_xCo_{4-x}Sb₁₂化合物 无量纲热电性能指数 ZT 的影响 x = 1.5

和的填充使电导率大幅度降低 因此 *ZT* 值也不高. 具有适中的电导率和泽贝克系数及最低热导率的富 Co 组成的 Ce_{0.28}Fe_{1.52}Co_{2.48}Sb₁₂试样具有最大 *ZT* 值 在 750 K 时该试样的最大无量纲热电性能指数 达 1.1.

4 结 论

本文系统地研究了 C_e 对富 C_o 组成的 p 型填充 式 skutterudite 化合物 : $C_{e_y}Fe_{1.5}Co_{2.5}Sb_{12}$ 化合物的 热电传输特性的影响,得到以下结论:

1. 当 y < 0.4 时 $Ce_y Fe_{1.5} Co_{2.5} Sb_{12}$ 的晶格常量 随 Ce 填充分数的增加线性增加 ,当 y > 0.4 时 ,晶 格常量为一定值.

2.Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂表现 p 型传导. 霍尔系数随 Ce 填充分数的增加而增加 ,空穴浓度和电导率随 Ce 填充分数的增加而减少 ,Ce 填充量接近饱和的 Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂化合物表现为本征半导体导电特 性.泽贝克系数随 Ce 填充分数的增加及温度的上 升而增加 ,泽贝克系数的峰值温度随 Ce 填充量的 增加向低温方向偏移. 当 Ce 填充分数大约为 0.3 时 ,Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂化合物的晶格热导率 κ₁ 达到 最小值 ,这表明 ,在 skutterudite 结构中 ,Sb 组成的 20 面空洞的一部分被 Ce 原子填充时 ,Ce 的扰动对 声子的散射作用最强.

3. 具有适中的电导率和泽贝克系数及最低晶 格热导率的富 Co 组成的 Ce_{0.28}Fe_{1.52}Co_{2.48}Sb₁₂试样 具有最大 ZT 值,在 750 K 时其最大无量纲热电性 能指数(ZT_{max})达 1.1.

- B. C. Sales, D. Mandrus, R. K. Williams, Science, 272 (1996),1325.
- [2] D. T. Morelli, G. P. Meisner, J. Appl. Phys., 77(1995), 3777.
- [3] J. P. Fleurial, T. Caillat, A. Borshchevsky, In Proc. 16th Inter. Conf. on Thermoelectrics, IEEE (1997), p. 1–11.
- [4] G.S. Nolas, G. A. Slack, D. T. Morelli, T. M. Tritt, A. C. Ehrlich, J. Appl. Phys., 79 (1996) A002.
- [5] B. C. Sales , D. Mandrus , B. C. Chakoumakos , V. Keppens , J.
 R. Thompson , *Phys. Rev.* , **B56** (1997), 15081.
- [6] B. X. Chen, J. H. Xu, C. Uher, D. T. Morelli, G. P. Merisner, J. P. Fleurial, T. Caillat, A. Borshchevsky, *Phys. Rev.*, B55 (1997),1476.

- [7] D. T. Morelli, G. P. Meisner, B. X. Chen, S. Q. Hu, C. Uher, *Phys. Rev.*, **B56** (1997),7376.
- [8] V. Keppens, D. Mandrus, B. C. Sales, B. C. Chekoumakos, P. Dai, R. Coldea, M. B. Maple, D. A. Gajewski, E. J. Freeman, S. Bennington, *Nature*, **395** (1998) 876.
- [9] G. S. Nolas, J. L. Cohn, G. A. Slack, Phys. Rev., B58 (1998),164.
- [10] G. P. Meisner, D. T. Morelli, S. Q. Hu, J. H. Yang, C. Uher, *Phys. Rev. Lett.*, 80(1998), 3551.
- [11] C. Uher, S. Q. Hu, J. H. Yang, In Proc. 17th Inter. Conf. on Thermoelectrics, IEEE (1998), p. 306—309.
- [12] B. C. Chakoumakos, B. C. Sales, D. Mandrus, V. Keppens, Acta Cryst., B55(1999) 341.

- [13] B.C. Sales, B.C. Chakoumakos, D. Mandrus, J. Solid State Chem., 146 (1999) 528.
- [14] X.F. Tang, L. D. Chen, T. Goto, T. Hirai, J. Japan Inst. Metals, 63 (1999),1412.
- [15] B. C. Sales, B. C. Chekoumakos, D. Mandrus, *Phys. Rev.*, B61(2000) 2475.
- [16] X. F. Tang , L. D. Chen , T. Goto , T. Hirai , R. Z. Ruan , Science in China , 43 (2000) 306.
- [17] X.F.Tang, L.D.Chen, T.Goto, T.Hirai, R.Z.Ruan, Acta Physica Sinica, 49(2000),2437(in Chinese] 唐新峰等,物理 学报 49(2000),2437].

EFFECT OF Ce FILLING FRACTION ON THERMOELECTRIC TRANSPORT PROPERTIES OF p-TYPE Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂

TANG XIN-FENG CHEN LI-DONG GOTO TAKASHI HIRAI TOSHIO

(Institute for Materials Research , Tohoku University , Sendai 980-8577 , Japan)

YUAN RUN-ZHANG

(State Key Laboratory for Advanced Technology of Materials Compositization, Wuhan University of Technology, Wuhan 430070, China) (Received 25 April 2000; revised manuscript received 14 July 2000)

Abstract

Effect of Ce filling fraction on the thermoelectric transport properties of p-type Co-rich filled skutteudite compounds : Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁ \pounds y = 0-0.46) were investigated. Ce_yFe_{1.5}Co_{2.5}Sb₁₂ showed p-type conduction. Hall coefficient R_H increased with increasing Ce filling fraction. Hole concentration p and electrical conductivity σ decreased with increasing Ce filling fraction. Seebeck coefficient a increased with increasing Ce filling fraction. when Ce filling fraction was about 0.3, the lattice thermal conductivity κ_1 reached the minimum value. It indicated that the effect of Ce rattling on phonon scattering was the strongest as Sb-dodecahedron partial voids were filled by Ce. A maximum ZT value of 1.1 was obtained for Co-rich Ce_{0.28}Fe_{1.52}Co_{2.48}Sb₁₂ at 750 K.

Keywords : filling fraction , carrier concentration , electrical conductivity , seebeck coefficient , lattice thermal conductivity PACC : 7215 , 6590 , 6166