

参考文献

- [1] L. F. Mollenauer, D. H. Olsen, *J. Appl. Phys.*, **46**(1975), 3109.
[2] Physics of Color Centers, edited by W. B. Fowler, (1968).
[3] M. A. Aegeuter, F. Lüty, *Phys. Status Solidi*, **43**(1971), 244.
[4] N. Nishimaki, Y. Matsusaka, Y. Doi, *J. Phys. Soc. Jpn.*, **33**(1972), 424.
[5] H. Ohkusa, *Prog. Theor. Phys. Suppl.*, **46**(1970), 11.
[6] G. Litfin, R. Beigang, H. Welling, *Appl. Phys. Letters*, **31**(1977), 381; G. Litfin, R. Beigang, *J. Phys. E*, **11**(1978), 984.
[7] Laser Spectr., III, ed. J. L. Hall, J. L. Carlsten, (1977), p. 373.
[8] Ю. Л. Гусев, С. И. Маренников, С. Ю. Новожилов, *Квантовая Электроника*, **5**(1979), 1685.
[9] D. J. Jackson, J. E. Lawler, T. W. Hänsch, *Optics Commun.*, **29**(1979), 357.
[10] K. R. German, *Optics Letters*, **4**(1979), 68.
[11] Б. М. Баев, В. Ф. Тамалин, Б. А. Лобанов, Е. Ф. Мартынович, Э. А. Свириденов, А. Ф. Сучков, В. М. Хулучуров, *Квантовая Электроника*, **6**(1979), 92.
[12] R. Beigang, G. Litfin, H. Welling, *Optics Commun.*, **22**(1977), 269.

超离子导体

林 磊

(中国科学院物理研究所)

一、引言

普通的离子晶体,例如岩盐,在室温下的电导率为 $10^{-15}(\Omega \cdot \text{cm})^{-1}$ 。另一方面,存在一系列的所谓超离子导体(superionic conductor),或称快离子导体(fast ionic conductor),其离子电导率 σ 可达 $1(\Omega \cdot \text{cm})^{-1}$,与液体电解质相近。在这类超离子导体中,电子电导率只为离子电导率的 10^{-5} 。

在图 1 所列出的材料中,除 AgBr 与 AgCl 为“正常”的离子导体外,其余在高温下都属于超离子导体。从图 1 可以看出下列几个特点:(1)与一般离子导体一样, $\sigma \approx \frac{1}{T} \exp(-E/kT)$;(2)与一般离子导体相反,在超离子导电相情况下, σ 随温度的变化较慢,激活能 E 大约 为 $0.1\text{eV}/\text{粒子}$,是比较小的;(3)与 AgBr 和 AgCl 在熔点时的电导率相比较,超离子导体的电导率只高出一、两个数量级;(4)在一些超离子导体中, σ 在某个温度发生转折。这些相变点可以是一级的(即 σ 有跃变)或二级的(即 σ

连续改变,但斜率有突变)。有时只有一个相变点(如 AgI),但也可能有两个(如 RbAg_4I_5)。此外,超离子导体还有一个特点,它们的输运性质对杂质并不敏感。所有这些特点,以及下文要提到的其他方面的性质,将为我们了解超离子导体的物理图象提供线索。

超离子导体的发现,已有相当长一段时间。1834 年, Faraday 首先观察到 Ag_2S 固体有相当高的电导率。本世纪初,人们发现了相当数目的离子导体在 $100\text{--}200^\circ\text{C}$ 之间有异常高的离子电导率。在三十年代,对超离子导体 $\alpha\text{-AgI}$ 和 $\alpha\text{-Ag}_2\text{HgI}_4$ 的研究,揭示了它们结构上的特征,但一直未引起重视。正如固体物理在过去三十年的发展历史所表明的那样,实用上的需要是推动某种材料研究的最大动力。超离子导体研究的发展也不例外。

在六十年代中期,为了提高能源的利用率,设计以电力代替汽油作动力的汽车,需要寻找一种效率高、使用方便的储电方式,超离子导体的研究才真正提到日程上来。1966 年, RbAg_4I_5 及 $\text{Na}-\beta\text{-Al}_2\text{O}_3$ 等离子导电性很高的材料相继发现,也使这些目标变得更为实际。

超离子导体的一个主要应用是用作固体电解质(solid electrolyte)。图 2 是钠-硫电池的一个模型。超离子导体 $\beta\text{-Al}_2\text{O}_3$ 在这里起通透膜的作用。这个电池的工作温度是 300°C , 钠与硫为液体。化学反应 $2\text{Na} + 3\text{S} \rightleftharpoons \text{Na}_2\text{S}_3$ 所产生的能量直接转换为电能。能量密度约为 760

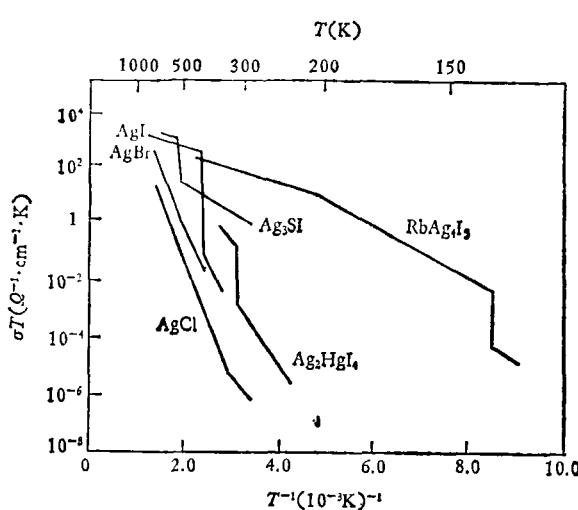


图 1 卤化银的离子电导率和温度的乘积(σT)与温度倒数的关系

—820 W · h/kg, 比一般的铅酸电池高出三倍。

此外, 用超离子导体作固体电化学换能器、热电器件、液体或气体探测器、离子泵、定时器、以及记忆元件等, 都有广阔的应用前景。

从基础研究的角度来看, 超离子导体牵涉到离子在晶格中的运输和亚点阵的熔化等问题, 其相变和动力学性质都有丰富的内容。固体理论中的一些传统概念、方法等在这里都可能不再适用。这是一个极需研究和发展的领域。

另一方面, 探索或合成性能较好的超离子导体材料, 也是一个很有意义的课题。

二、材料结构

超离子导体中的导电离子可以是阳离子, 也可以是阴离子。导电离子的通道可以是三维、二维或一维的。

1. 银离子导体(三维) AgI 是有代表性的一种, 结构较简单。在 146°C 以下是纤锌矿型的六角结构—— β 相, 电导率 $\sigma \approx 10^{-4} (\Omega \cdot \text{cm})^{-1}$ 。当温度高于 146°C 时, 转变为 α 相, σ 突然增加到 $\approx 1 (\Omega \cdot \text{cm})^{-1}$, I^- 组成体心立方点阵, 在每一个晶胞中, 每一个 Ag^+ 有三类共 21 个可能间隙位置(见图 3)。

X 射线实验表明, 每个 Ag^+ 在这 21 个间隙位置的几率大致相等, 说明这三种间隙位置

的能量差别是很小的。 Ag^+ 有三维的通道。

RbAg_4I_5 是目前在室温下最好的超离子导体 [$\sigma \approx 0.2 (\Omega \cdot \text{cm})^{-1}$]。它有两个相变点。在

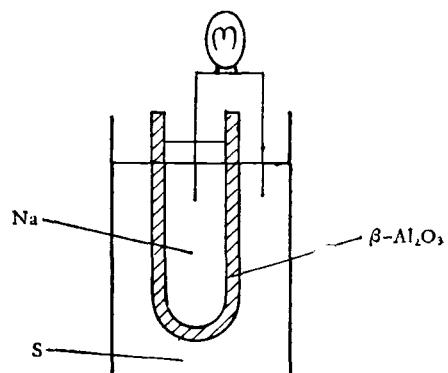


图 2 钠-硫电池

122K 以下属三角晶系, 122—209K 之间是菱面

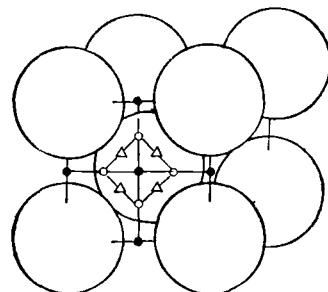


图 3 $\alpha\text{-AgI}$ 结构(●, △, ○ 分别代表 Ag^+ 的三类间隙位置, 球为 I^-)

体, 209K 以上属立方晶系。在高温相中, 每个晶胞中 16 个 Ag^+ 共享有 56 个间隙位置。在 122K, σ 有一级跃变。以往把 208K 看成二级相变点(见图 1), 但 1977 年 Shapiro 等人的中子散射实验表明, 这是一级相变(弹性常数 C_{44} 亦未见软化)。

银离子导体的系列中还有 $\text{NH}_4\text{Ag}_4\text{I}_5$, KAg_5 , $(\text{CN})_2\text{I}_4$, $(\text{C}_6\text{H}_5\text{NH})\text{Ag}_4\text{I}$ 等。后者的 σ 有一个二级跃变点。所有这些银离子导体在原则上都可用作电池, 但实际应用很少, 因为这些材料脆性大, 温度范围窄, 而银又是比较贵重的金属。所以, 近年来锂离子超离子导体(比较便宜)的探索引起人们很大的注意。

2. 碱离子导体(二维) 高能量的化学电池要求化学反应的焓高, 而分子质量较轻, 碱金属正好

符合这一要求。这类材料以 β -氧化铝为代表，其分子式为 $\text{Na}_2\text{O} \cdot 11\text{Al}_2\text{O}_3$ (β -氧化铝)或 $\text{Na}_2\text{O} \cdot 5\text{Al}_2\text{O}_3$ (β'' 氧化铝)。 Al_2O_3 部分组成二维层状板块，以 O^{--} 作为支柱隔开， Na^+ 则在这些层状板块之间运动(见图 4)。

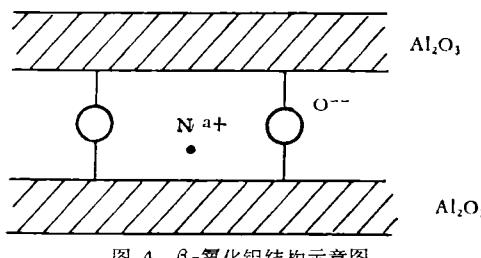


图 4 β -氧化铝结构示意图

β -氧化铝的 σ 随温度平缓地增加，没有相变点。若用其他离子代替 Na^+ ，则离子半径大小要适当，才有最佳电导率，并不是越小越好。

β -氧化铝是目前在钠-硫电池中使用的最好的固体电解质材料，其性能与制备工艺有关，成本较高，腐蚀性强，容易破裂，所以还不是很理想的材料。

3. 一维通道离子导体 不少晶体都具有互不相通的一维通道，结构较简单，例如 LiAlSiO_4 等。其他如碱硬锰矿型(Hollandite)结构，也是合适的超离子导体结构，其通道截面为正方格，大小适合 K^+ 通过，其中 K^+ 也可用其他离子半径较大的离子(Rb^+ , Cs^+ , Pb^{++} , Pb^{++} 等)代换。晶体缺陷和杂质可以堵塞运动通道，因而离子运动距离短，电导率低。主晶格对运动离子的影响较小，但运动离子之间的相互作用却有决定性的影响。

4. 阴离子导体 在这类材料中，运动着的是阴离子，如 CaF_2 , PbF_2 等。在接近熔点时， PbF_2 的 $\sigma \approx 4.7 (\Omega \cdot \text{cm})^{-1}$ ，是阴离子导体中电导率最高的。在 ZrO_2 中，运动着的是 O^{--} ， ZrO_2 是较好的氧离子导体，可以做氧气的探测器，在炼钢炉或汽车发动机中，可用来自动调节燃料与空气的混合比率。

三、物理性质

为了研究超离子导体的物理性质，使用了

喇曼散射、X 射线漫散射、中子散射、核磁共振、超声衰减、电导率测量等各种手段。下面介绍几个重要的实验结果。

1. 热学测量 AgI 的比热测量(见图 5)表明，146°C 相变点比热与 α 相在熔点的比热相近，同时相变时熵的变化近似等于熔化时熵的变化，说明在 $\beta \rightarrow \alpha$ 相变点，有 Ag^+ 亚点阵的“熔化”。

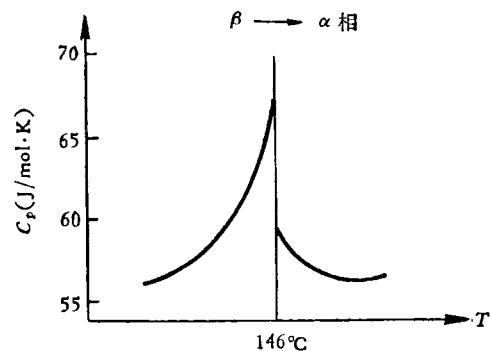


图 5 AgI 的比热

从 RbAg_4I_5 的比热测量数据，间接获得各类间隙位置的能量差为 0.027eV 和 0.042eV。

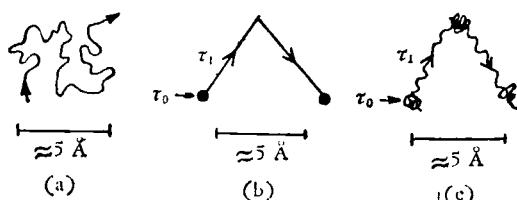


图 6 不同体系中粒子运动方式的比较

- (a) 简单单原子液体：简单扩散， $\tau_0 = 0$ ；
- (b) 氢在金属中(H-Pb)：跃迁扩散， $\tau_1 \ll \tau_0 \approx 10^{-11}\text{sec}$ ；
- (c) 超离子导体(α - AgI)：局域运动 \times 跳跃扩散， $\tau_0 \approx \tau_1 \approx 10^{-11}\text{sec}$

2. 中子散射 在图 6 中，我们比较了不同材料中有关粒子的运动方式，其中 τ_0 , τ_1 分别为粒子在局域和跃迁两种运动中所耗费的时间。在超离子导体中，这两个时间差不多。在中子准弹性散射中，这表现为两个中心峰。宽的一个峰对应于局域运动，窄的一个峰是由跃迁运动引起(见图 7)。

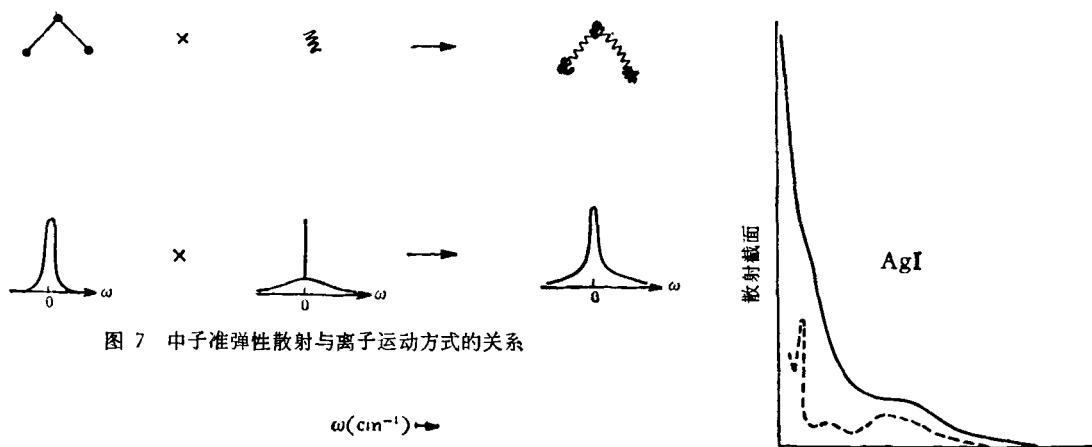


图 7 中子准弹性散射与离子运动方式的关系

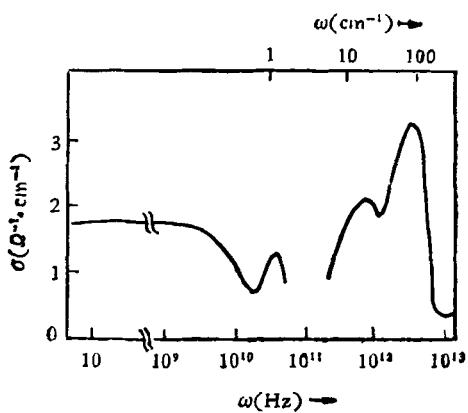


图 8 在 250°C 时 α -AgI 的电导率与频率的关系

3. 电导率 上面描述的离子局部振动给出电导率 σ 与频率 ω 的关系在高频部分的一个峰，跃迁扩散则给出在 $\omega = 0$ 附近较平缓的变化。在中间频率(对 α -AgI, 约为 10^{10} — 10^{11} Hz)一般都有一些结构，其物理解释尚无最后定论。

4. 喇曼散射 在 AgI 的喇曼散射实验中，低温相的共振模结构较多，进入超离子电导相，有一些峰突然消失。如把温度降至低温相，这些峰又会重现。RbAg₄I₅ 及 KAg₄I₅ 中也观察到类似情况(见图 9)。

综合上面两节的讨论，可以看出超离子导体的一些共性：(1) 超离子导体一般涉及亚晶格的“熔化”，并有很多点阵间隙位置可供运动离子跃迁。这些位置相互连通，构成离子通道，并且运动离子之间的相互作用相当重要。(2) 电导率 σ 随温度 T 的变化情况可分为三类(见图 10)：(a) 类无相变点(如 β -氧化铝)；(b) 类有一个相变点，相变可为一级(如 AgI)或二级

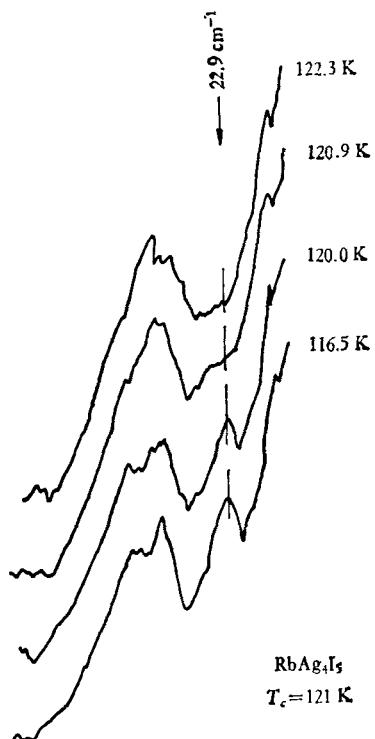


图 9 喇曼散射
——为 α 相；——为 β 相

(如 $C_6H_5NHAg_4I_6$)；(c) 类有两个相变点(如 RbAg₄I₅)。(3) 晶格结构如有改变(如 AgI, RbAg₄I₅ 等)，则与电导率 σ 有同一的相变温度 T_c 。(4) 在喇曼散射中，有些模式在 $T > T_c$ 时突然消失，在 $T < T_c$ 时又再重现。

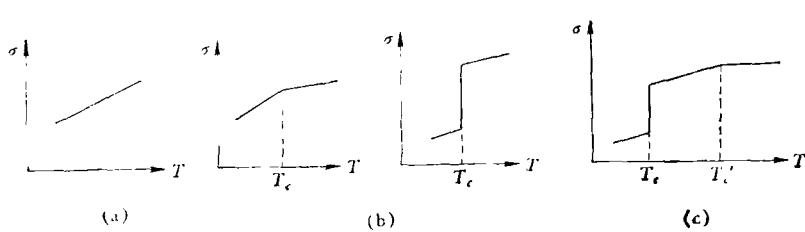


图 10 电导率与温度的关系

四、理论描述

根据上述超离子导体的基本性质及实验结果, 可以设想这样的物理模型(见图 11): 以 AgI 为例, 在温度较低时, Ag^+ 和 I^- 各成亚晶格, 构成离子晶体。温度逐渐升高, Ag^+ 开始向一些间隙位置跃迁。到了相变温度 T_c , I^- 的亚晶格发生结构改变, 而 Ag^+ 亚晶格则“熔化”, Ag^+ 可以轻易地跳到多个间隙位置, 并在这些位置附近有振动形式的运动。在相变点上, 处于能量稍高的间隙位置上的 Ag^+ 数目突然增加, 直接导致电导率的增强。

上述简单的物理图象, 虽不能概括各种超离子导体的全部性质, 但可认为是反映了超离子导体的基本特性, 可以作为理论描述的基点。

超离子导体的理论工作在最近几年才蓬勃开展起来。大致可分为唯象理论和微观理论两大类。在唯象理论中, 相变与动力学分开处理。在相变的唯象理论方面, 有 1974 年 Rice 等人和 Huberman 的工作。他们假定 Ag^+ 在每个晶胞中有两类能量不同的位置, 当有关参数改变时, 可以得出上述(a)类或(b)类两种相变行为, 但不能有两个相变点, 即(c)类。此外, I^- 亚晶格的结构改变和 Ag^+ 间的相互作用都没有考虑。唯象的动力学理论, 早期有 1972 年 Rice 和 Roth 的工作, 1974 年 Huberman 和 Sen 的工作, 1971 年 Sato 和 Kikuchi 的工作等。近期有 1977 年 Brüesch, Fulde 和 Dietrich 等人提出了一个统一处理离子振动与扩散两种运动的方案。他们考虑单个布朗粒子在一维周期场中的运动, 计算了电导率。其主要方程为

$$m\ddot{x} + m\gamma\dot{x} - K(x) = F(t),$$

其中 m 为离子质量, $K(x)$ 为周期场, $F(t)$ 为无规作用力。

从哈密顿量出发的理论可分为两种。一种是把 Ag^+ 看成在 I^- 振动晶格中流动的液体, 所用哈密顿量与固体中电子-声子系统类似, 只是在超离子导体的情况下, 由于 Ag^+ 与 I^- 两种离子质量的差别不悬殊, Born-Oppenheimer 的绝热近似不能用。这方面的工作包括 1977 年 Schommers 的分子动力学计算机模拟和 1978 年 Zeyher 提出的投影算子处理等。另一种是假定 Ag^+ 有间隙位置(如图 11 所示), 例如 1976 年 Hinkelmann 和 Huberman 提出的小极化子理论。在这个理论中, 只有一种间隙位置, 所以没有相变。1975 年, Pardee 和 Mahan 讨论了两个间隙位置的情况。他们借用 Ising 模型的一些结果和方法, 获得了二级相

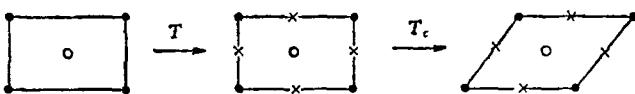


图 11 超离子导体的物理模型

● 为 I^- ; ○, ✕ 为 Ag^+ 位置

变。1977 年, Salamon 利用与 Jahn-Teller 系统的类比, 写出了局域应变与赝自旋的双线性相互作用项, 但没有计算动力行为。在这些工作中, Ag^+ 的自由度由赝自旋算子来表达, 然而, 蕴自旋的表示本身并没有推导出来。此外, 也没有人用统计力学方法得出一类相变。

1977 年, Lam 和 Bunde 写出了一个哈密顿量, 包含了离子间的相互作用, 以及 Ag^+ 与 I^- 振动晶格之间的作用。在这个理论中, Ag^+ 可处于几种不同的间隙位置, 其哈密顿量由三部分构成:

$$H = H_- + H_{-+} + H_+,$$

$$H_- = \frac{1}{2} \sum_k (P_k P_{-k} + \omega_k^2 Q_k Q_{-k}),$$

$$H_{-+} = - \sum_{k,\alpha} F_{k\alpha} Q_k N_{-k\alpha},$$

$$H_+ = \sum_{\mu} \varepsilon_{\mu} N_{\mu} + \frac{1}{2} \sum_{\mu,\nu} \varepsilon_{\mu\nu} N_{\mu} N_{\nu}$$

$$+ \sum_{\mu,\nu} t_{\mu\nu} a_{\mu}^+ a_{\nu},$$

其中 H_- 为 I⁻ 晶格的声子部分, $\mu \cong (i, \alpha)$ 为第 i 个晶胞中第 α 个间隙位置的标记, $N_{\mu} \cong a_{\mu}^+ a_{\mu}$, a_{μ} 为费密算子, 反映了每一间隙位置中最多只有一个 Ag⁺ 这个假设. $F_{k\alpha}$ 为耦合常数. N_{μ} 事实上就是 Ag⁺ 在第 μ 个位置上的几率. 所以在 H_+ 中, 第一项代表各种间隙位置之间的能量差, 第二项为 Ag⁺ 离子之间的作用, 最后一项是 Ag⁺ 的跃迁.

H_{-+} 的双线性耦合形式, 把声子与子系统(即 Ag⁺)联系起来, 在其它系统中也有类似情况, 只是在不同固体中, 子系统的性质有所不同而已. 例如, 在铁电体 Jahn-Teller 系统中, 子系统是赝自旋; 在有机线性固体中, 是电子; 在分子晶体中, 是亚晶格离子的转动. 正是由于这种双线性耦合, 导致结构相变与电导率有相同的临界温度.

此外, 由于间隙位置的种类可能超过二种, 也就有可能产生一类相变. 考虑了 Ag⁺ 间的相互作用, 就有可能产生两个相变点, 从而可以解释(c)类相变的出现. 这个工作还进一步说明

在喇曼散射中某些模式在高温相消失这一现象.

五、结 束 语

从材料结构的特殊性及其应用前景来看, 从物理学基础研究角度考虑, 超离子导体都是一个有实际意义的新研究对象. 如何描述亚晶格熔化后固体中的声子, 如何正确分析无序性条件下的能谱, 特别是有关离子在晶格中的输运过程, 都是很值得深入探索的. 展现在我们眼前的, 正是一幅固体离子学的新图景.

关于超离子导体物理的两个比较重要的会议录, 见文献 [1, 2]. 综述性文章可参看文献 [3, 4], 其中文献 [3] 以介绍 AgI 类材料为主, 文献 [4] 侧重介绍材料的性质. 有关超离子导体的理论工作可参看文献 [5].

感谢陈立泉、余文海、于渌、王鼎盛、李香薇等同志给与的协助.

参 考 文 献

- [1] G. D. Mahan and L. R. Roth (eds.), *Superionic Conductors*, Plenum Press, 1976.
- [2] M. Balkanski, (ed.), *Lattice Dynamics*, Flammarion, 1978.
- [3] K. Funke, *Progr. Solid State Chem.*, 11(1976), 345.
- [4] A. Hooper, *Contemp. Phys.*, 19(1978), 147.
- [5] L. Lam (林磊) and A. Bunde, *Z. Phys.*, B30 (1978), 65.

穆斯堡尔谱学在固体物理中的应用

章佩群 计桂泉

(中国科学院高能物理研究所)

一、引 言

穆斯堡尔效应是原子核的 γ 射线无反冲共振吸收现象. 它是西德人 Roudolf L. Mössbauer 在 1958 年发现的. 由于观察到的共振线非常尖锐(接近原子核能级的自然宽度), 故此现象

立即引起人们的广泛兴趣. 它能研究物理学和核物理学的一些基本问题, 但大量的工作还是将它应用于固体物理学、化学、冶金学、地球化学和生物学等领域.

由于原子核在发射和吸收 γ 射线时会产生反冲, 所以自由的原子核发射的 γ 射线能量比共振吸收所需的能量少 $2E_K$ (E_K 为原子核的