正电子湮没多普勒谱中的 $3\gamma/2\gamma$ 分析 *

周春兰 张天保 马创新 章志明 曹兴忠 王宝义 魏龙¹⁾ (中国科学院高能物理研究所核分析室 北京 100049)

摘要 在慢正电子束研究表面的实验中,一般仍使用高纯Ge γ谱仪测量正电子湮没多普勒展宽能谱, 对能谱的分析采用线形参数S,W,这些参数提供的信息有限.例如,当电子与正电子在材料中形成电 子偶素时,简单的线形参数非但不能表征它们,反而因它们的存在使得分析变得复杂.本工作在对多普 勒展宽能谱进行数据处理的过程中,引入正态电子偶素自衰变强度 I_{3γ}参数,建立了从能谱中获得 I_{3γ} 参数值的方法.以标准样品为基准,选用 Ag 盖帽的气凝硅胶进行 I_{3γ} 参数计算,工作表明新参数对研究 介孔材料及纳米薄膜能提供更丰富的信息.

关键词 慢正电子束流 孔隙 电子偶素 介孔材料 薄膜

1 引言

用慢正电子束流研究材料表面的实验中,一般 仍使用高纯Geγ谱仪测量正电子湮没多普勒线形参数S,W分析方法,以研究样品中的缺陷情况.在70 年代,Canter et al.^[1],Mills^[2]和Lynn^[3]用低能正电子 入射到金属和半导体表面,测量正态电子偶素 o-Ps 的湮没光子,提出在表面或在表面附近有电子偶素 Ps(包括正态电子偶素 o-Ps,和仲态电子偶素 p-Ps)生 成.Lynn^[4]测量了电子偶素成分与正电子能量在不 同温度下的关系,在此实验过程中,Ps热发射到真空 环境中,因此γ光子探测几何较难掌握.本实验工作 是从多普勒能谱中,得到o-Ps的3γ湮没强度I_{3γ}和2γ 的湮没强度I_{2γ}比值随着入射正电子能量的变化关系, 结合多普勒线形参数S,从而对材料的表面、界面及 体内缺陷提供更为丰富的信息.

o-Ps形成时,其湮没3γ能谱从0—511keV连续分 布,与p-Ps和正电子自由湮没511keV峰的2γ谱不同. 发生3γ和2γ湮没的谱强度分别称为 $I_{3\gamma}$ 和 $I_{2\gamma}$,它们 指的是湮没事例数,而不是指γ射线的数目.由于认 为正电子与电子主要发生3γ和2γ湮没,因此 $I_{3\gamma}$ 和 $I_{2\gamma}$ 满足以下关系: $I_{3\gamma}+I_{2\gamma}=100\%$. 在实际测量工作中,得到的多普勒展宽能谱(如 图1所示)是由几种γ光子的能谱叠加而成,一是p-Ps 和正电子发生自由湮没引起的511keVγ光峰,另外 包含湮没产生的γ光子发生康普顿散射形成的连续能 谱,以及正态电子偶素o-Ps发生3γ湮没发射的能量从 0—511keV连续分布的γ光子能谱,这3种能谱叠加在 一起,从而使得直接得到*I*_{3γ}参数变得困难.为了减少 511keV光峰和其康普顿散射连续能谱的影响,选取能 谱中400—500keV部分来分析*I*_{3γ}参数,以对多普勒谱 *S*参数分析进行补充.



图 1 多普勒展宽能谱示意图

由实验探测得到的3γ湮没计数是与发生3γ湮没 强度成正比关系的,同样对于2γ湮没强度来说,也是 这种情况,它们满足以下关系式

$$\frac{I_{3\gamma}}{I_{2\gamma}} = \eta \frac{C_{3\gamma}}{C_{2\gamma}},\tag{1}$$

其中 $I_{3\gamma}$: 3γ湮没强度, $I_{2\gamma}$: 2γ湮没强度, $C_{3\gamma}$: 能谱中

²⁰⁰⁵⁻⁰⁴⁻¹¹ 收稿, 2005-07-12 收修改稿

^{*}国家自然科学基金(10275076, 10275077)资助

¹⁾ E-mail: weil@ihep.ac.cn

400—500keV的 3γ 计数, $C_{2\gamma}$: 511keV光峰计数. 从公式(1)中,只要知道了系数 η ,则可以得到发生 3γ 湮没, 2 γ 湮没的有效事例数,即强度. 而系数 η 是跟探测器, 探测几何有关. 经过对各种实验误差进行分析后,就 得到经过修正的系数 η .

在确定系数 η 之后,用气凝硅胶样品对系数进行检测.已知o-Ps在被约束在气凝硅胶中的条件下, $I_{3\gamma} = 26.6\%^{[5]},使用慢束,将较高的正电子(10keV,$ $20keV)射入气凝硅胶,选用已知<math>I_{3\gamma} = 0$ 的样品作为背景样,计算气凝硅胶样品在扣除背景之后相对干净的 峰/谷比,与已知的 $I_{3\gamma} = 26.6\%$ 进行比较.

2 实验及结果讨论

在1987年, 张天保、唐孝威研究员测得净3γ能 谱分布^[6](如图2), 横坐标表示3γ湮没的γ光子能量, 纵坐标表示每个单能γ光子的相对探测强度, 其结果 显示实验与量子电动力学计算符合, 否定了其他理论.





其中虚线为Ore-Powell相空间预言结果,线性直线为 Adkins相空间预计结果,实线为量子电动力学理论计 算结果,实心点为其实验结果.

利用图2中的实验得到的净3γ能谱,根据实际得 到的不同能量γ光子的相对光峰探测效率,从理论上 得到系数η,考虑在实际测量条件下存在的误差,对系 数η进行修正.

2.1 假设实验探测得到的3γ湮没的γ光子单能峰, 其强度分布同图2完全一致,所有γ射线都分别 被探测到,即光峰相对探测效率 ε 都为1

定义 $C_{3\gamma}$,它表示发生 3γ 湮没放出的所有 γ 光子的数目,为图2中整个曲线与x轴所围的面积.

$$C_{3\gamma} = \sum_{E=0 \text{keV}}^{E=511 \text{keV}} \Delta E \times P, \qquad (2)$$

E: γ光子能量, P: 每个单能γ光子对应的强度, 计 算得出 $C_{3\gamma} = 75.31$, 所以 $I_{3\gamma} = C_{3\gamma}/3 = 25.1$, 假定 $I_{2\gamma} = 25.1$, 则 $C_{2\gamma} = 2 \times 25.1$. 由 $\frac{I_{3\gamma}}{I_{2\gamma}} = \eta \frac{C_{3\gamma}}{C_{2\gamma}}$, 可以得出 $\eta = 2/3$. 2.2 假定在发生的所有湮没事例中,发生 2γ湮没的 γ光子都被探测到,3γ只有在400—500keV范 围内才能被分别探测到, ε为1

在这种情况下,3γ在400—500keV范围内的计数为

$$C_{3\gamma}^{1} = \left(\frac{A_{1}}{A}\right)C_{3\gamma} = 0.336C_{3\gamma},$$

 A_1 : 图 2 中 400—500keV 区间所围的面积; A: 整个 曲线所围的面积, $I_{3\gamma} = C_{3\gamma}/3 = 25.1$,仍然假定 $I_{2\gamma} = 25.1$.同样根据式(1),可以得到在这种条件 下的系数η' = 1.984. 在整个计算过程中,有2.6%的误 差,这主要是在对图2(正态电子偶素3γ衰变的γ能量 分布)的数据进行分析时引入的.

在实际情况中,高纯Ge探测器对3γ湮没的不同能量的γ光峰相对效率ε不一致,对511keV的γ光子,ε仍设为1

用已知γ发射强度的¹⁵²Eu^[7]和¹³³Ba^[8]放射源作 为相对光峰效率刻度的混合源,对高纯Ge探头的探 测效率进行标定.测量两者发射的从低能(30.8keV) 到高能(1457.6keV)分布的γ光峰,在实验中,选取的 γ光峰能量范围为80.9—1212.9keV.

使用的探测器为GLP44510/15高纯Ge探头,在 探头前面放置2mm不锈钢平板作为吸收片,探头离放 射源的距离d = 1.5cm.



图 3 高纯 Ge 探头的相对光峰效率曲线 实线为指数衰减拟合结果.



图 4 两种不同探测几何条件下测得的相对光峰效 率曲线

a: GLP44510/15探头,吸收片为4mm不锈钢平板, *d* = 7cm; b: GLP44510/15探头,吸收片为2mm不 锈钢平板, *d* = 1.5cm. 从图4中可以看出,在两种不同的探测几何下, 在我们所需要的区间(400—500keV)探测效率曲线基 本符合,因此在以后的工作中,采用了图3中的效率 曲线.对图3中的数据采用指数衰减拟合曲线得到在 250—580keV区间,相对效率曲线方程为

$$y = 7.666 + 167.65 e^{-0.005944x}, \qquad (3)$$

其中x为光子的能量, y为相对探测效率.

在计算具有特定能量的光子的相对探测效率的时候,由于对某些能量γ射线的发射强度未知,因此导致在80—250keV范围内,实验误差估计为2%,250—580keV为1%,580—1200keV范围内的实验误差大概为2%.

在利用多道卡采集多普勒数据的结果中, 探测到 的一定能量的γ光子对应着一定的道数. 图5为利用 ¹⁵²Eu^[7]和¹³³Ba^[8]放射源测得能谱中的道数与光子能 量的对应关系. 在测试的过程中, 每个特征能量的γ光 峰的总计数高于10⁴, 寻找已知能量的γ光峰在谱图中 相对应的道数, 得到图5所示的结果.



图 5 γ光峰能量与道数的关系图

从图中可以看出, γ光峰所在的道数与其能量成 线性关系, 但曲线并未经过零点.根据线性函数拟合 得到的关系函数, 可以求得某一道下对应的能量.

由方程(3)得到400—511keV区间各个能量所对 应的相对探测效率,设511keV的相对探测效率为1, 将其他能量所对应的相对探测效率与511keV光峰的 相对探测效率比值设为N,此时不同能量的 γ 能峰强 度 $P_1 = P \times N$.

在这种情况下,设定3 γ 湮没计数为 $C^2_{3\gamma}$,由方程 (2)得出 $C^2_{3\gamma}$ 与 $C^1_{3\gamma}$ 之比为

$$\frac{C_{3\gamma}^2}{C_{3\gamma}^1} = \frac{\sum_{\substack{E=400 \text{keV} \\ E=500 \text{keV} \\ \sum \\ E=400 \text{keV} \\ E=400 \text{keV} \\ E \times 1}} = 1.20296 \,,$$

此时对应的系数为 η'' , 由 η'' 与 η' 的关系式得出

$$\eta^{\prime\prime} = \frac{\eta^{\prime}}{\frac{C_{3\gamma}^2}{C_{3\gamma}^1}} = \frac{1.984}{1.20296} = 1.649 \,,$$

这是在理想情况下得出的η值,在实际的能谱中,并不 存在单能的孤峰,而是峰形具有一定的展宽,因此还 需对此参数进行修正.

2.4 对系数 η 的修正

以上只是分析了单能的孤峰,在实际情况中,测得的2γ能谱并不是单能孤峰,在峰的低能、高能部分存在着尾翼.针对这种情况,对系数η"进行修正,得到在实际情况下适用的η.

修正的方法在测得的511keV光峰中,扣除高能尾 翼部分,而对低能尾翼部分采取两种处理方法:1:保 留低能部分,2:扣除低能部分.

经过两种方法处理的能谱,用移峰的方法模拟3γ 湮没γ光子能谱(400—500keV),用两个能谱的比值对 系数进行修正.

选用本征硅样品,测量某一正电子能量下的2γ湮 没产生的511keV光峰,用⁶⁰Co的γ能谱扣除谱峰高能 端后,保留低能部分后,结果设为a图,而另一个则是 将低能尾部去掉后,设为b图,a,b两个2γ峰计数都为 10⁶.

从511—400keV按等能量间距10eV划分能量点, 分别将a,b图的峰位移到一定能量的γ光子能谱所对 应的峰位,得到的即为具有某个能量的γ光子的能谱; 将511keVγ光子的相对效率定位1,各个能量的γ光 子相对光峰效率与511keV的相对光峰效率之比为系 数*k*,各个能量所对应的谱图乘上系数*k*,逐个叠加, 得到两种情况下的3γ湮没能谱(400—511keV),图6 为保留511keV光峰低能部分得到的模拟3γ湮没能谱, 扣除511keV光峰低能部分得到的模拟3γ湮没能谱与 此类似.



 图 6 模拟的 3γ 湮没γ光子能谱(400—511keV) (保留 511keV光峰的低能部分)

在实际测得的谱图中,511keV光峰的低能部分与 3γ湮没辐射的光子叠加在一起,因此定义系数*c*:

> c= 未扣除低能部分得到的3γ谱计数 扣除低能部分得到的3γ能谱计数

用 c 修正系数 η , $\eta = \eta''/c = 1.60 \pm 0.5$, 此过程的

实验误差为3%, 主要是由于谱的计数涨落造成的.

对结果的验证:用20keV的正电子束流在Al箔中的湮没能谱作为背景,测得气凝硅胶的 $I_{3\gamma} = 28\%$,与已知的26.6%相比,有5%的偏差,这是由前面提到的实验误差,分析数据引进的误差造成的,但在可接受范围内 $(10\%)^{[5]}$.

对于本征硅样品,在正电子能量大于20kV的范 围内,没有Ps生成,即 $I_{3\gamma} = 0$,因此选用本征硅作为 标准样品,对气凝硅胶、用Ag盖帽的气凝硅胶进行 $I_{3\gamma}$ 参数的分析,结果如图7所示.图7中未盖帽的样 品的曲线表明:在样品的近表面区生成了大量的Ps, 随着正电子的能量增加,入射的深度增加,Ps的数量 相对于在表面减少,但是仍有Ps生成,并且逐渐趋于 稳定,结合盖帽的结果,表明材料内的孔隙是相互关

参考文献(References)

- Canter K F, Jr Mills A P, Berko S. Phys. Rev. Lett., 1974, 33: 7—10
- 2 Jr Mills A P. Phys. Rev. Lett., 1978, 41: 1828-1831
- 3 Lynn K G. Phys. Rev. Lett., 1979, 43: 391—394
- 4 Heitler W. The Quantum Theory of Radiation(3rd ed). New York: Oxford University Press, 1954

联的 (open porous). 结果表明我们建立的3γ/2γ分析 方法对研究介孔材料和纳米薄膜材料提供了更为丰富 的信息.



图 7 气凝硅胶的 o-Ps 湮没强度 (*I*_{3γ}) 随正电子入 射能量的变化关系

5 ZHANG Tian-Bao et al. HEP & NP, 1990, 14(4): 289–295 (in Chinese)

(张天宝等. 高能物理与核物理, 1990, 14(4): 289—295)

- 6 CHANG Tian-Bao, TANG Xiao-Wei, LI Yao-Qing. Phys. Lett., 1985, **B157**(5-6): 357—360
- 7 Debertin K. Nucl. Instrum. Methods, 1979, 165: 279–281
- 8 Vaninbroukx R, Denecke B. Nucl. Instrum. Methods, 1982, 193(1-2): 191—196

Analysis of $3\gamma/2\gamma$ Ratio in the Measurement of Positron Annihilation Doppler-Broadening Spectroscopy^{*}

ZHOU Chun-Lan ZHANG Tian-Bao MA Chuang-Xin ZHANG Zhi-Ming CAO Xing-Zhong WANG Bao-Yi WEI Long¹⁾

(Laboratory of Nuclear Analytical Technology, Institute of High Energy Physics, CAS, Beijing 100049, China)

Abstract Doppler-broadening slow positron annihilation spectroscopy is used to measure the concentration, spatial distribution, and size of open-volume defects in surface and interface of material. In this method, the quantitative evaluation is generally carried out with the line shape parameter S and W, but sometimes the parameters provide some finite information. For example, if positron and electron form positronium (include o-Ps and p-Ps) in material, the parameters S and W may provide little information about positronium even complicate the analyses. A parameter $I_{3\gamma}$, defined as o-Ps self-decay intensity, was used to analyze Ag layer capped and non-capped silica aerogel by slow positron annihilation Doppler -broadening spectroscopy. The result shows that $I_{3\gamma}$ can provide more information for researching mesoporous material and nanometer film.

Key words slow positron beam, pore, positronium, mesoporous material, film

Received 11 April 2005, Revised 12 July 2005

^{*}Supported by NSFC (10275076, 10275077)

¹⁾ E-mail: weil@ihep.ac.cn