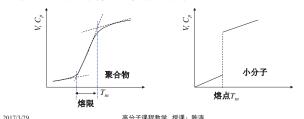
第四节 结晶聚合物的熔融和熔点

一. 结晶聚合物的熔融特征和熔点测定

1. 结晶聚合物的熔融过程

高聚物熔化和低分子熔化异同:

相似点:都有某种热力学函数的突变。



高分子课程教学 授课: 陈涛

区别:

③低分子反复熔化和结晶,熔点固定;结晶高聚物的熔点和 熔限都受结晶温度的影响:结晶温度低,熔限宽,熔点低; 结晶温度高,熔限窄,熔点高。

较低温度下结晶时,分子链活动能力不强,形成的晶体较不完善,完善 程度差别大, 在较低温度下就易被破坏, 所以熔点低, 熔限也宽; 较高 温度下结晶,分子链活动性大,排列好,形成晶体较完善,完善程度差 别也小, 所以熔点高, 熔限窄。

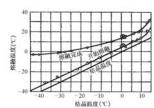
2017/3/29

高分子课程教学 授课,陈洁

二. 影响聚合物熔点的因素

1.结晶温度(crystallization temperature)

结晶温度低时,分子链活动受阻,形成的晶体不完善,不同 晶粒之间的完善程度差别也大, 所以熔点下降, 熔限增宽。 结晶温度越高, 结晶越完善, 熔点越高, 熔限越窄。



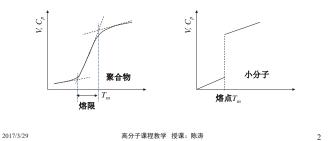
淬火诵常使结晶高聚物的 熔点下降和熔限增大,而 退火处理则相反。

区别:

1

4

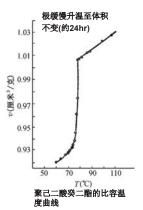
①低分子晶体熔点几乎是一个常数: 而结晶高聚物的熔化发 生在一个较宽的温度范围内(熔限),把熔限终点对应的温 度叫熔点。



缓慢升温下,不完善晶体再结 晶为较完善晶体, 而完善晶体 在较高温度和较窄温度范围内

熔融时晶格解体, 从长程有序 转变为短程有序,这时的热力 学函数如焓、熵和体积等发生 不连续变化。

因此,结晶高聚物的熔融本质 上属于热力学一级相转变.



高分子课程教学 授课: 陈涛

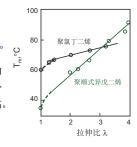
2. 拉伸

2017/3/29

被熔融。

为了提高纤维强度,纤维的生产 过程中通常要拉伸。拉伸一方面 提高结晶度,另一方面提高熔点。

原因: 拉伸使分子链在结晶之前取向 排列, 微观状态数减小, 拉伸后的分 子链结晶时 ΔS_m 变小,有利于熔点提高。



3.压力

压力下结晶可以增加伸直链结构,使晶片变厚,晶体的完善 性提高, 有利于提高熔点, 最大可升高100°C。

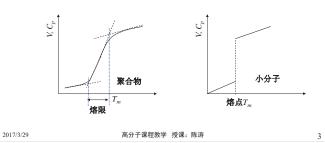
2017/3/29

高分子课程教学 授课: 陈涛

区别:

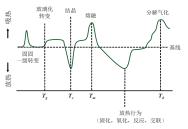
②低分子晶体在熔化过程中温度不变:结晶高聚物在熔限范 围内,边熔化边升温。

原因:结晶高聚物中含有完善程度不同的晶体,不完善的晶体在较低的 温度下熔化、完善的晶体在较高的温度下熔化、因而有一个温度范围。



2. 熔点的测试方法

原则上讲,结晶熔融时发生不连续变化的各种物理性质,如 密度、折光指数、比热、比容、折射率和透光性等,都可以 用来测定熔点。测定熔融过程中这些物理性质随温度的变化, 转折处的温度就是熔点。最常用的方法是DSC。



2017/3/29

5

高分子课程教学 授课: 陈涛

4.晶片厚度

从结晶完善的角度讲,厚度增加意味着结晶更完善,从而熔 点上升。

 $T_{\rm m}$ 与晶片厚度d的关系 $T_{\rm m} = T_{\rm m}^{\,0} (1 - \frac{2\sigma_{\rm e}}{d \cdot \Delta h})$

其中: σ_{a} : 晶片表面能; Δh : 晶片单位面积的熔融热

 $T_{\rm m}$ 晶片厚度为无穷大的熔点,常称为平衡熔点(equilibrium melting point), 远高于实际样品测定的熔点。

d越小,结晶越不完善, $T_{\rm m}$ 越低。

 $d\to\infty$ 时,晶体趋于非常完善, $T_m\to T^0_m$

2017/3/29 高分子课程教学 授课, 陈洁

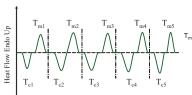
2017/3/29

高分子课程教学 授课,陈洁

平衡熔点的测定方法

① Hoffman-Weeks作图法

思路:结晶温度越高,晶片越厚,越接近平衡态,熔点越 高,与平衡熔点的距离越小,两个温度合二而一的温度就 是平衡熔点



以 $T_{...}$ 对 $T_{...}$ 作图,外推与

 $T_m = T_c$ 线相交

测定不同结晶温度样品的熔点

2017/3/29

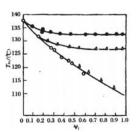
高分子课程教学 授课: 陈涛

$$\frac{1}{T_m} - \frac{1}{T_m^0} = \frac{R}{\Delta H_u} \cdot \frac{\tilde{V}_u}{\tilde{V}_1} \left(\frac{V}{V_1} - \chi_1 \frac{V^2}{V_1} \right)$$

χ: 高分子与稀释剂的相互作 用参数。

溶解性好的稀释剂 χ 可为负值, 溶解能力下降, 火 增大。

显然. 稀释剂的溶解性越好. χ.越小,熔点下降得越多。



聚乙烯-稀释剂体系关系曲线 稀释剂: ●邻苯二甲酸丁酯: A邻硝基甲苯: O 四氢萘

2017/3/29

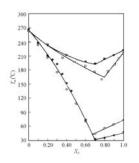
高分子课程教学 授课: 陈涛

对于无规共聚物: $P \equiv x_{\Delta}$, 就是 结晶单元(A)的摩尔分数,

$$\frac{1}{T_m} - \frac{1}{T_m^0} = -\frac{R}{\Delta H_u} \cdot \ln x_A$$

共聚单元含量增加,熔点下降, 直到一个恰当的组成, 这时共聚 物的两个组分的熔点相同, 到达 低共熔点。

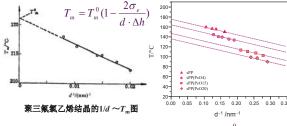
无规共聚物的熔限比相应均聚物 或嵌段共聚物宽。



黑方块 己二酸和癸二酸与己二胺的共聚物; 方块 己二酸和己二胺与己内酰胺的共聚物

② 晶片厚度外推法

 $H_{1/d}$ 对 T_{m} 作图,可得一条直线,通过直线外推,从截距可 求出高聚物的平衡熔点,由斜率求得表面能 σ 。



③热力学函数计算

$$T_m^0 = \frac{\Delta H^0}{\Delta S^0}$$

2017/3/29

10

13

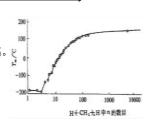
高分子课程教学 授课, 陈洁

②对分子链末端:

链端也可以当作杂,而分子量对熔点的影响有时也可以看作 是杂质(端基)的影响,

$$\frac{1}{T_m} - \frac{1}{T_m^0} = \frac{R}{\Delta H_u} \cdot \frac{2}{P_n} - \dots$$

显然, 当分子量小时, 端基浓度 大, $T_{\rm m}$ 低; 分子量越大, $T_{\rm m}$ 越高。 当分子量大到某一临沂值时, 链 末端效应可以忽略不计,此后 T_m 与分子量无关, T_m 趋于平衡值。



2017/3/29

2017/3/29

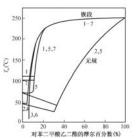
高分子课程教学 授课: 陈涛

嵌段共聚物: $P>>x_\Lambda$, 有时甚至 $P \to 1$ 熔点只有轻微下降。

对于嵌段或接枝共聚, 如果各自 的链段足够长, 可出现代表各自 链段晶体的两个结晶熔点, 但它 们比各自纯高聚物晶体熔点低。

交替共聚物: $P << x_{\Lambda}$, $P \rightarrow 0$, 熔点将发生急剧下降。

因此具有相同组成的共聚物。不 同的序列分布, 其熔点有很多差 别。



聚对苯二甲酸乙二酯的几种嵌段共聚物的

1.聚丁二酸乙二酯: 2.聚己二酸乙二酯: 3.聚己二酸二甘醇酯; 4.聚壬二酸乙二酯 5.聚癸二酸乙二酯; 6.聚邻苯二甲酸乙二

酯: 7. 聚间苯二甲酸乙二酯

高分子课程教学 授课: 陈涛

5.杂质

使熔点下降。加入的各种助剂、稀释剂、溶剂以及分子链的末 端均看做杂质,造成熔点的降低符合以下规律:

①对各种低分子稀释剂(包括增塑剂、未聚合单体及其它可 溶性添加剂)

 $\frac{1}{T_{uv}} - \frac{1}{T_{uv}^0} = \frac{R}{\Delta H_{uv}} \cdot \frac{V_u}{\tilde{V}_1} \left(\frac{V_1}{V_1} - \chi_1 V_1^2 \right) > 0$

 \widetilde{V} : 小分子稀释剂的摩尔体积;

 V_1 : 小分子稀释剂的体积分数。

 \tilde{V}_u : 高分子链重复单元的摩尔体积;

 ΔH_{u} : 表示高分子链重复单元的摩尔熔融热。

11

14

17

高分子课程教学 授课: 陈涛

6.共聚结构

当结晶聚合物的单体(A)和另一单体(B)共聚时,如果单体(B) 本身不能结晶,或者本身虽能结晶,但不能排入原结晶聚合 物的晶格中,形不成共晶,结晶熔点 T_m 与原结晶聚合物的平 衡熔点的关系:

$$\frac{1}{T_m} - \frac{1}{T_m^0} = -\frac{R}{\Delta H_u} \cdot \ln P$$

 ΔH 是每摩尔重复单元的熔融热。

P:代表共聚物中结晶单元持续增长的几率。

高分子课程教学 授课,陈洁

7.分子链结构

聚合物熔融的过程是热力学平衡过程,熔融自由能:

$$\Delta G_m = \Delta H_m - T_m \Delta S_m = 0$$

 $\Rightarrow T_m = \frac{\Delta H_m}{\Delta S_m}$

与分子间作用力有关、分子间 作用力越大,熔融焓变越大,

12

15

18

熔融前后分子混乱程度的变化 与分子链柔顺性有关,柔性越 大,融化后的构象数越多,熔 融熵变越大、 T_m 越低。

提高熔点的两条途径:

降低分子链的柔顺性

增加分之间相互作用

高分子课程教学 授课, 陈洁

2017/3/29

高分子课程教学 授课: 陈涛

(1)增加分子间作用力,使 ΔH_m 增加

(内聚能 $\Delta E = \Delta H - RT$, ΔE^{\uparrow} , ΔH^{\uparrow})

基本原则

A. 主链上引入极性基团

如:主链上可以引入以下基团,形成氢键使分子间作用力大幅序增加

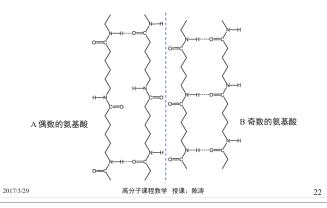


2017/3/29

高分子课程教学 授课: 陈涛

19

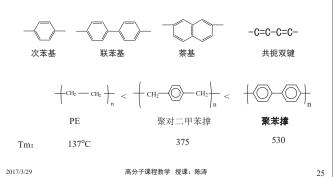
对于ω-氨基酸,偶数碳原子的熔点比奇数的低,因为偶数碳原子时形成半数氢键,奇数碳原子时可形成全部的氢键。



(2)增加分子链的刚性, 使ΔS 降低。

基本原则

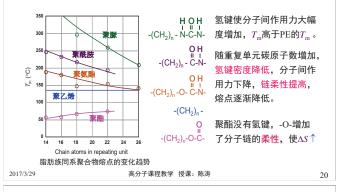
A.主链上引入共轭双键, 氢键或环状结构。



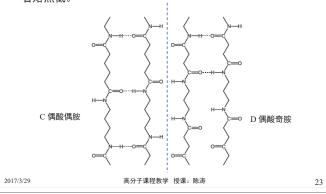
(a) 随重复单元长度的增加,熔点接近PE的熔点。

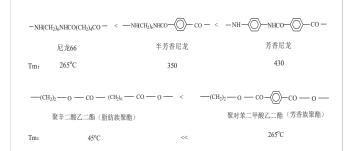
重复单元中主链碳原子数相同时,熔点顺序:

聚脲>聚酰胺>聚氨酯>PE>聚酯



对于二元酸和二元胺缩高聚物,两者均为偶数则能全部形成 氢键,两者均为奇数或偶酸奇胺则只能形成部分氢键,故后 者熔点低。





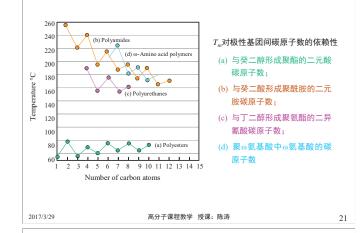
可见主链上的苯环能特别有效地使链变僵硬,刚性增强,使结晶时 ΔS 减小,T...增大,远高于对应的饱和脂肪链聚合物。

如主链中引入醚键、孤立双键等基团,分子链的柔顺性增加, $使T_m$ 下降,通常比聚乙烯低。

2017/3/29 高分子课程教学 授课: 陈涛

26

(b) 熔点随重复单元长度的变化呈锯齿形变化。

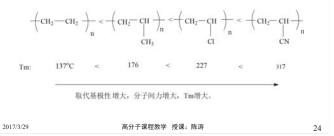


B.侧链上引入极性基团

-OH、 $-NH_2$ 、-CN、 $-NO_2$ 、 $-CF_3$ 等极性基团,可使分子间作用力增加,使熔点升高。

含有这些基团的高聚物的熔点都比聚乙烯高。

例如:



B.侧链上引入庞大而刚性的侧基

体积越大, 刚性越大, 熔点越高。



叔丁基是个大而刚性的单元,位阻很大,使高分子主链僵化, T,提高

如果侧基柔顺,使晶体结构变的松散,则高聚物的熔点下降。

27

2017/3/29 高分子课程教学 授课: 陈涛

C. 增加分子链的对称性和规整性

具有分子链对称性和规整性的聚合物,在熔融过程所发生的 ΔS 变化相对地较小,故具有较高的 T_{m} 。

对位芳族高聚物的熔点比相应的间位芳族的高。

原因:对称的缘故,对位基旋转180度,使构象不变, ΔS 减小,所以 T_m 高;间位基转动后构象改变, ΔS 大,所以 T_m 低。

2017/3/29 高分子课程教学 授课: 陈涛 28

PTFE由于高度对称,结晶能力很强,又由于F的电负性很强,F原子之间 斥力大,所以高分子链是刚性的,故 $T_{\rm m}$ 高,为327 $^{\circ}$ C。

 $T_{\rm m} > T_{\rm d}$ (分解温度,250℃时开始分解,450℃时明显分解),因此PTFE 在温度已达到分解温度时,还不能使之流动,所以不能用热塑性塑料的 方法进行加工(只能用烧结的办法)。

等规PP的分子链在晶格中呈螺旋状构象,在熔融状态时仍能保持这种构象,因而熔融熵较小,故熔点较高。

构型:顺式 $T_m < 反式T_m$

2017/3/29 高分子课程教学 授课: 陈涛

29

Kevlar fiber - 成功的范例(芳香尼龙)

聚对苯二甲酰对苯二胺(PPTA)

可形成氢键
$$2 \frac{\ddot{A}}{AH_{m}}$$
 $2 \frac{\ddot{A}}{AH_{m}}$ $2 \frac{\ddot{A}}{AH_{m}}$

而聚间苯二甲酰间苯二胺的 T_m 仅为430℃。

2017/3/29 高分子课程教学 授课: 陈涛 30