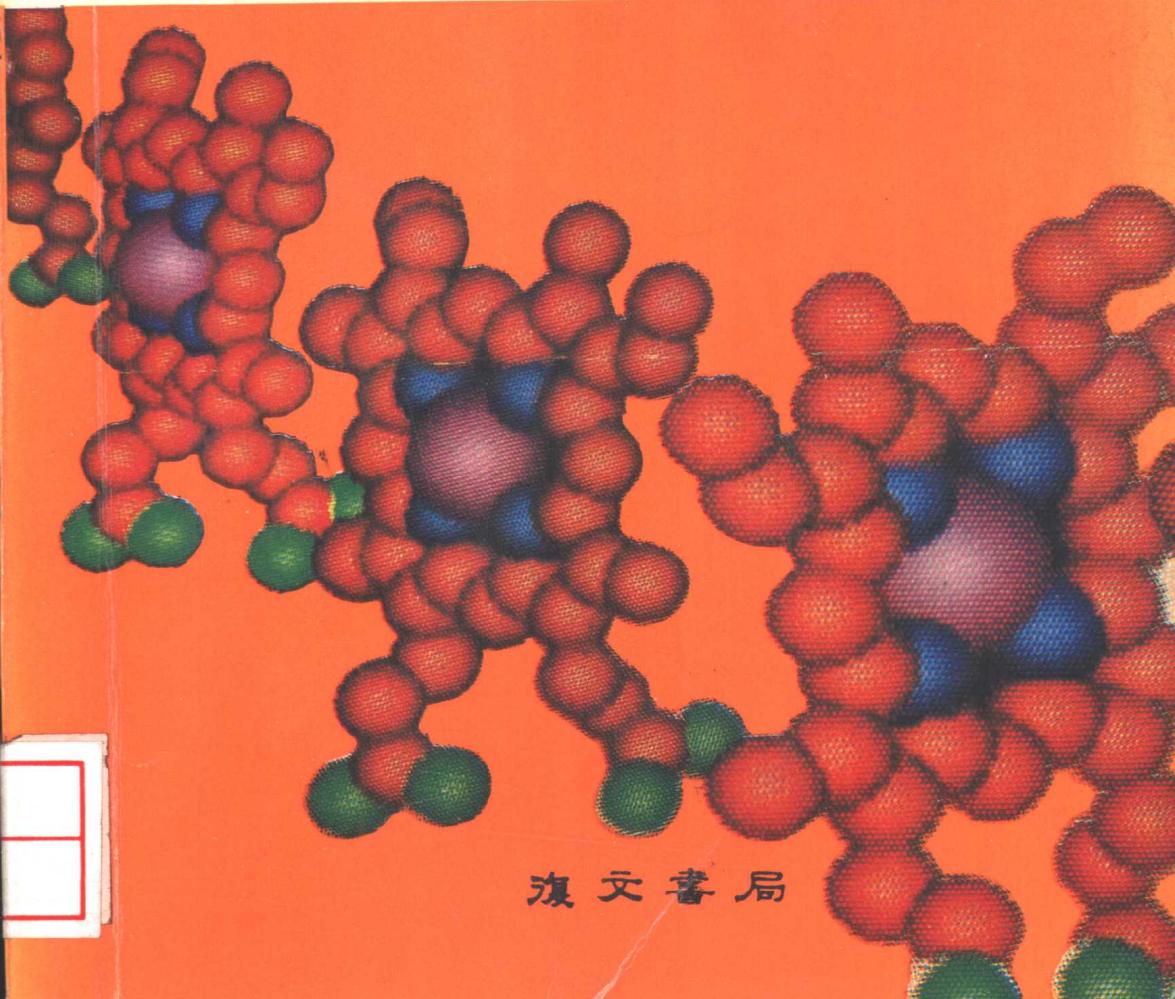


改訂

# 金屬材料與試驗法

葉山房夫 原著

徐景福 編譯



復文書局

# 金屬材料及試驗法

著作權執照台內著字第 號

版權所有

翻印必究

(1985) 民國七十四年十月再版發行

特價 90 元

編譯者：徐景福

原作者：葉房山夫

發行者：吳主和

發行所：復文書局

地址：臺南市東門路421巷28號

門市：台南市林森路二段63號

電話：(06)2370003-2386937

郵政劃撥帳戶 0032104-6號

No.28. LANE421 DONG-MEN  
ROAD TAINAN TAIWAN REPUBLIC  
OF CHINA  
TEL:(06)2370003-2386937

本書局經行政院新聞局核准登記發給  
出版事業登記證局版台業字第0370號

## 譯序

本書內容主要係根據葉山房夫博士所著之「金屬材料及試驗法」，以及中野信隆所著之「金屬材料學（上），（下）」等資料編譯而成。全書有關材料性質之檢查及試驗法佔 $\frac{1}{3}$ 頁數。材料規格以 JIS 為依據，除可供教學及有關科系學生參考之外，並可作為機械設計人員之材料手冊。

承蒙楊瑞勳先生代為校正，在此誌謝。

譯者才疏學淺，如內容有所錯誤，希讀者給予指正。

六十四年 六月

徐景福

# 目 次

## 第 1 章 金屬及合金總論

1 · 1 金屬之概念 .....	1
1 · 1 · 1 金屬之元素 .....	1
1 · 1 · 2 合    金 .....	1
1 · 2 金屬材料之組織 .....	5
1 · 2 · 1 金屬之組織 .....	5
1 · 2 · 2 合金之組織 .....	5
1 · 3 合金之平衡狀態圖 .....	6
1 · 3 · 1 二元系平衡狀態圖之成分濃度之表示法 .....	7
1 · 3 · 2 二元系平衡狀態圖之基本型 .....	7
問    題 .....	11

## 第 2 章 鐵及鋼

2 · 1 純    鐵 .....	12
2 · 2 碳素鋼 .....	14
2 · 2 · 1 概    要 .....	14
2 · 2 · 2 平衡狀態圖 .....	14
2 · 2 · 3 成    分 .....	17
2 · 2 · 4 鋼塊之種類 .....	18
2 · 2 · 5 热    處    理 .....	19
2 · 2 · 6 各    論 .....	24
2 · 3 特殊鋼 .....	32
2 · 3 · 1 特殊鋼之區分 .....	32
2 · 3 · 2 構造用特殊鋼 .....	32

2 • 3 • 3	特殊用途鋼	33
2 • 4	工具鋼及工具材料	50
2 • 4 • 1	工具材料所應具備之條件	50
2 • 4 • 2	碳素工具鋼	51
2 • 4 • 3	合金工具鋼	54
2 • 4 • 4	高速度鋼	55
2 • 4 • 5	鑄造合金工具材料	59
2 • 4 • 6	超硬合金	60
2 • 4 • 7	時效硬化合金	62
2 • 4 • 8	其他之工具材料	63
2 • 4 • 9	高張力鋼	64
2 • 5	鑄 鐵	65
2 • 5 • 1	概 要	65
2 • 5 • 2	組織與平衡狀態圖	67
2 • 5 • 3	鑄鐵之性質	70
2 • 5 • 4	高級鑄鐵	73
2 • 5 • 5	接 種	74
2 • 5 • 6	特殊鑄鐵	74
2 • 5 • 7	冷硬鑄鐵	78
2 • 5 • 8	球狀石墨鑄鐵	79
2 • 5 • 9	可鍛鑄鐵	81
問 题		84

## 第3章 非金屬及合金

3 • 1	銅及銅合金	86
3 • 1 • 1	純 銅	86
3 • 1 • 2	C <sub>n</sub> —Z <sub>n</sub> 系合金	88
3 • 1 • 3	特殊黃銅	93

3 · 1 · 4 其他特殊黃銅	98
3 · 1 · 5 Cu—Sn 系合金	100
3 · 1 · 6 Cu—Al 系合金	103
3 · 1 · 7 Cu—Ni 系合金	104
3 · 1 · 8 Cu—Be 系合金	107
3 · 1 · 9 軸承用銅合金	108
3 · 2 鎳及鎳合金	110
3 · 2 · 1 鎳	110
3 · 2 · 2 Ni—Cu 系合金	111
3 · 2 · 3 Ni—F <sub>2</sub> 系合金	113
3 · 2 · 4 耐蝕鎳合金	114
3 · 3 鋁及鋁合金	116
3 · 3 · 1 鋁	116
3 · 3 · 2 鋁合金概要	118
3 · 3 · 3 鋁合金各論	124
3 · 4 錫及鎂合金	128
3 · 4 · 1 錫	128
3 · 4 · 2 鑄造用鎂合金	128
3 · 4 · 3 伸展用鎂合金	130
3 · 5 鋅及鋅合金	130
3 · 5 · 1 鋅	130
3 · 5 · 2 壓鑄用鋅合金	131
3 · 6 鉛、錫及其合金	132
3 · 6 · 1 鉛	132
3 · 6 · 2 錫	133
3 · 6 · 3 軸承合金	133
3 · 6 · 4 活字合金	135
3 · 6 · 5 軟焊合金	136
3 · 6 · 6 壓鑄用合金	137

3 · 6 · 7	易融合金	138
3 · 7	鈦及其合金	139
3 · 7 · 1	鈦	139
3 · 7 · 2	鈦合金	140
3 · 8	貴重金 高融點金屬及其合金	141
3 · 8 · 1	銀及銀合金	141
3 · 8 · 2	金、白金、其他	143
3 · 8 · 3	鎢及鉬	143
問	題	144

## 第 4 章 試驗法

4 · 1	機械性試驗法	146
4 · 1 · 1	總論	146
4 · 1 · 2	抗拉試驗	147
4 · 1 · 3	壓縮試驗	158
4 · 1 · 4	彎曲試驗	159
4 · 1 · 5	扭轉試驗	162
4 · 1 · 6	硬度試驗	164
4 · 1 · 7	衝擊試驗	177
4 · 1 · 8	潛變試驗	180
4 · 1 · 9	疲勞試驗	182
4 · 1 · 0	摩耗試驗	185
4 · 2	組織試驗	189
4 · 2 · 1	顯微鏡組織試驗	190
4 · 2 · 2	Macro 組織試驗	196
4 · 2 · 3	破面試驗	198
4 · 3	無破壞探傷試驗	199
4 · 3 · 1	放射透過試驗	199
4 · 3 · 2	超音波探傷試驗	201
4 · 3 · 3	磁氣探傷試驗	203
4 · 3 · 4	浸透探傷試驗	204
問	題	205

# 第1章 金屬及合金總論

## 1.1 金屬之概念

### 1.1.1 金屬元素

金屬元素普通具備下列之特性：

- (1)於固態時為非晶質，而有結晶組織。
- (2)具有很大之塑性變形能。
- (3)有金屬光澤。
- (4)為熱及電之良導體。

鐵、銅、鋁等，係完全具備上記4項性質之元素，稱為金屬元素，矽、硼等則不完全具備上記之性質，稱之為半金屬元素（即兩性元素）。表1·1所示，為純金屬之物理性質。

### 1.1.2 合金

所謂合金（alloy），是指一種金屬裡面，加入其他種類之金屬或非金屬，所形成之金屬物質中，具有某項有用之性質。目前，大多數之金屬，均可獲得接近100%之純度，但並非絕對100%純粹；即所謂純金屬，多多少少含有其他元素。這類之其他元素，係屬不用元素，稱為不純物（impurity），與合金之成分元素有所區別。合金當然含有不純物。

今日所使用之金屬材料多為合金；由於所添加元素之種類及數量之別，製成具備各種不同性質，一方面適應機械、器具、裝置等設計之要求，另方面不斷地研究而有新合金之製出。

表1·1所示，為金屬之物理性質。

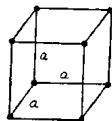
2 金屬材料試驗法

表 1•1 金屬之物理性質

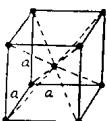
元素 符號	金屬名 番號	原子 序號	原子 原子量	比 重	熔 點 ( °C )	沸 點 ( °C )	熱 導 率 ( cal/g-°C )	熱 傳 率 ( cal/m-s-°C )	結晶構造
Ag	銀	47	107.880	10.49	960.80	2210	0.056 ( 0°C )	1.0 ( 0°C )	面心立方
Al	鋁	13	26.97	2.699	660.2	2060	0.223	0.53	"
As	砷	33	74.91	5.73	814	610 ( 昇華 )	0.082	—	稜面體
Au	金	79	197.2	19.32	1063.0	2970	0.031	0.71	面心立方
B	硼	5	10.82	2.3	2300 ± 300	2550 ( 昇華 )	0.309	—	—
Ba	鈦	56	137.36	3.74	704 ± 20	1640	0.068	—	體心立方
Be	鍍	4	9.02	1.848	1277	2770	0.52	0.038	六方密格子
Bi	銻	83	209.00	9.80	271.30	1420	0.034	0.020	稜面體
C	碳	6	12.010	2.22	3700 ± 100	4830	0.165	0.057	六面立方
Ca	鈣	20	40.8	1.55	850 ± 20	1440	0.149	0.30	面心立方
Cd	鍍	48	112.41	8.65	320.9	765	0.055	0.22	六方密格子
Ce	鈰	58	140.13	6.9	600 ± 50	1400	0.042	—	面心立方
Co	鈷	27	58.94	8.85	1495 ± 1	2900	0.099	0.165	六方密格子
Cr	鉻	24	52.01	7.19	1875	2500	0.11	0.16	體心立方
Cs	鈉	55	132.91	1.9	28 ± 2	690	0.052	—	"
Cu	銅	29	63.54	8.96	1083.0	2600	0.092	0.94	面心立方
Fe	鐵	26	55.85	7.896	1536.0	2740	0.11	0.18	體心立方
Ga	鎗	31	69.72	5.91	29.78	2070	0.079	—	正方
Ge	鎘	32	72.60	5.36	958 ± 10	2700	0.073	—	金剛石立方
Hg	水銀	80	200.61	13.546	— 38.36	357	0.033	0.0201	稜面體
In	銨	49	114.76	7.31	156.4	1450	0.057	0.057	體心立方
Ir	鉻	77	193.1	22.5	2454 ± 3	5300	0.031	0.14	面心立方
K	鉀	19	39.096	0.86	63.7	770	0.177	0.24	體心立方
La	鑭	57	138.92	6.15	826 ± 5	1500	0.045	—	六方密格子
Li	鋰	3	6.940	0.535	186 ± 5	1370	0.79	0.17	體心立方
Mg	鎂	12	24.32	1.74	650 ± 2	1110	0.25	0.38	六方密格子
Mn	錳	25	54.93	7.43	1245	2150	0.115	—	複雜立方

Mo	鉻	42	95.95	10.22	2610	3700	0.061	體心立方
Na	鈉	11	22.997	0.971	97.82	892	0.295	"
Nb(Cb)	鈮 錳	41	92.91	8.57	2468 $\pm$ 10	> 3300	0.065 ( 0 ° C )	0.32
Ni	鎳	28	58.69	8.902	1453	2730	0.112	"
Os	鐵	76	190.2	22.5	2700 $\pm$ 200	5500	0.031	面心立方
P	磷	15	30.98	1.82	441	280	0.177	六方密格子
Pb	鉛	82	207.21	11.36	327 .4258	1740	0.031	面心立方
Pd	鉑	46	106.7	12.03	1544	4000	0.058 ( 0 ° C )	六方密格子
Pt	鉑	78	195.23	21.45	1769	4410	0.032	面心立方
Rb	鋰	37	85.48	1.53	39 $\pm$ 1	680	0.080	六方密格子
Ru	铑	45	102.91	12.44	1966 $\pm$ 3	4500	0.059	面心立方
S	硫	44	101.7	12.2	2500 $\pm$ 100	4900	0.057 ( 0 ° C )	面心立方
Sb	銻	16	32.066	2.07	119.0	444.6	0.175	面心立方
Se	硒	51	121.76	6.62	630.5	1440	0.049	面心立方
Si	矽	34	78.96	4.81	220 $\pm$ 5	680	0.084	面心立方
Sn	錫	14	28.06	2.33	1430 $\pm$ 20	2300	0.162 ( 0 ° C )	面心立方
Sr	鈦	50	118.70	7.298	231.9	2270	0.054	面心立方
Ta	钽	38	87.63	2.6	770 $\pm$ 10	1380	0.176	金剛石立方
Te	碲	73	180.88	16.654	2996 $\pm$ 50	> 4100	0.036 ( 0 ° C )	體心正方
Th	鈦	52	127.61	6.235	450 $\pm$ 10	1390	0.047	體心立方
Ti	鈦	90	232.12	11.66	1750	> 3000	0.034	體心立方
Tl	鈦	22	47.90	4.507	1668 $\pm$ 10	> 3000	0.126	六方密格子
U	鈾	81	204.39	11.85	300 $\pm$ 3	1460	0.031	"
V	鈦	92	238.07	19.07	1132.3 $\pm$ 0.5	—	0.028	正斜方
W	鈸	23	50.95	6.1	1900 $\pm$ 25	3460	0.120	體心正方
Zn	鋅	74	183.92	19.3	3410	5930	0.032	"
Zr	鋯	30	65.38	7.133	419.505	906	0.0915	六方密格子
		40	91.22	6.489	> 2900	0.066	—	"

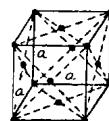
#### 4 金屬材料及試驗法



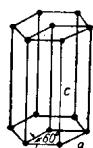
單一立方格子



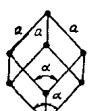
体心立方格子



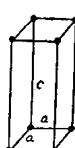
面心立方格子



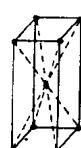
六方格子



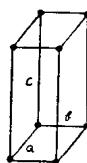
斜方六面体格子



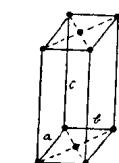
正方格子



体心正方格子



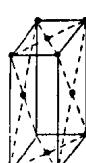
斜方格子



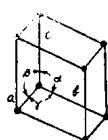
一方面心斜方格子



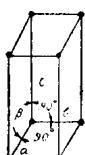
体心斜方格子



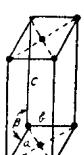
全面心斜方格子



三斜格子



单斜格子



一方面心单斜格子

圖 1.1 結晶格子之 14 型

## 1.2 金屬材料之組織

### 1.2.1 金屬之組織

金屬各具有其特有之結晶構造，為細小結晶粒子之集合體。結晶格子（space lattice）之型，有如圖1·1所示之各種；但金屬大部份屬於面心立方格子（face-centered cubic lattice），體心立方格子（body-centered cubic lattice），或六方密格子（hexagonal closed packed lattice），一種之金屬結晶，係由這些結晶格子積疊而成，稱為單結晶。

單結晶之性質，當然以結晶格子之形狀為根據，而出現方向性，具有這種方向性之物質，謂之異方質（anisotropic substance）。但是普通之金屬，為細小無數之結晶之集合體，雖然各結晶皆方向皆不一致，但却不能認為係異方性；此時全體為等方質（isotropic substance）。但若施以適當之加工，則結晶之方向可排列到某一致之程度，這種場合出現異方性。

在多結晶體，相互鄰接結晶粒之方向各異，所以結晶粒界並不屬於任何一方之結晶；受兩方面之影響，成為錯亂原子排列部份。此錯亂排列之原子層為非晶質層（amorphous layer），或為貝氏層（Beilby layer），但不是真的非晶質層。

金屬受抗拉或彎曲作用時，個個之結晶在容易滑動面滑動而變形，此時以結晶粒界為境界之兩相鄰結晶，沿不同方向滑動，粒界比較多之結晶粒則滑動困難。又粒界其本身強度，一切較一般結晶多少要大些；因此，通常金屬之變形抵抗，以粒界較多即結晶粒組織微細者為大。不純物很容易聚集於粒界，由於此一不純物之性質，而使金屬變成硬而脆之情形很多。

### 1.2.2 合金之組織

## 6 金屬材料及試驗法

一般在合金裡所出現之相 ( phase )，有純金屬，固溶體，金屬間化合物三種。所謂相，係原子或分子集合後之姿態，是無法用機械方法將不同物質分開的均一物質群。冰和水之共存時之狀態時，水和冰各成為一個相。食鹽水為食鹽溶解後之狀態，形成所謂液溶體之單相。金屬間在固態時亦有這種狀態之形成；即他種元素溶入 1 金屬裡，形成單相之溶體，稱為固溶體 ( solid solution )。但成分金屬與具有相同結晶構造之固溶體則稱之一次固溶體，不相同構造者稱之二次固溶體。

此外，又有溶質原子與溶媒原子置換的所謂置換型固溶體，以及溶質原子進入溶媒原子之空間所謂侵入型固溶體。大部分之固溶體係屬於置換型者。進入溶媒內之溶質原子數目，其所佔溶媒內之格子之位置，一般為不規則。

溶媒原子與溶質原子之大小，當然不同，無論侵入型固溶體或置換型固溶體，其結晶格子均為歪斜，是故，固溶體其固溶星多時，則滑動之抵抗變大，變形抵抗較之純金屬為大。

在某種之置換型固溶體，原子有在規則之位置置換之情形；當然在此種場合與金屬間化合物相似，濃度近於簡單原子比出現。這種之結晶構造稱為規則格子 ( super lattice )。規則格子若加熱至高溫度，則很多變為不規則格子。

### 1.3 合金之平衡狀態圖

合金由於添加成分之濃度之差異，其狀態變化，又由於溫度之不同，其相互所形成之固溶體濃度界限即溶解度 ( solubility ) 各異，所以狀態變化。也就是說合金之狀態，係由指定之組成濃度及溫度而決定。以濃度及溫度為變數，而圖示合金之狀態者，稱為狀態圖。不過一般之狀態圖，係以溫度 ( 壓力亦有為一種條件者，普通為一大氣壓 ) 一定，達到平衡狀態表示之，稱為平衡狀態圖 ( equilibrium diagram )，或簡稱狀態圖。

### 1.3.1 二元素平衡狀態圖之成分濃度之表示法

成分濃度在理論之研究場合，是以原子%表示之，但一般場合則應用重量%，二元合金場合之重量%與原子%間之關係，則如下式表之。

$a, b$  : A成分及B成分之重量%

$W_A, W_B$  : A成分及B成分之原子量

$\alpha, \beta$  : A成分及B成分之原子%

則

$$\alpha = \frac{\frac{a}{W_A}}{\frac{a}{W_A} + \frac{b}{W_B}} \times 100 \quad \beta = \frac{\frac{b}{W_B}}{\frac{a}{W_A} + \frac{b}{W_B}} \times 100$$

或  $a = \frac{\alpha W_A}{\alpha W_A + \beta W_B} \times 100 \quad b = \frac{\beta W_B}{\alpha W_A + \beta W_B} \times 100$

### 1.3.2 二元素平衡狀態圖之基本型

為理解二元合金之平衡狀態圖，茲以簡單例子示之：平衡狀態圖之橫軸為濃度，縱軸為溫度。

a. 2成分之相互溶解度 2成分互相以任何之比率溶解而成為一相時，那麼這2種成分稱為完全可溶。

一般而言，以到某種比率為止相互可溶之場合為多，此比率亦即溶解度，係因溫度而有所差異。例如圖1·2中，某溫度( $t_1$  °C)以上為完全可溶，在低溫度時，則相互以某種比率為限溶解。

曲線  $s_{1,gs}$  稱為溶解度線。現在且以液態作為說明例子；溫度在  $t_1$  °C以上，無論其成分濃度如何，均成一相。 $P$  所表示之成分之液體，意義為A之成分中，到f為止含有B ( $\frac{AC}{AB} \times 100\%$ )，即溫度到  $t_1$  °C為止，成為單相之液體。若在此溫度以下，則分成2相。溫度  $t_1$  °C e 所示之液體；為A成分中有B成分 ( $\frac{Ae'}{AB} \times 100\%$ )

## 8 金屬材料及試驗法

%液溶體，及 h 所示之液體；為 B 成分中含 A 成分  $(\frac{Bh'}{AB}) \times 100\%$  液溶體及其混合體。兩者之重量比為  $\bar{d}h : \bar{d}e$ ，這種關係在金屬固溶體亦完全相同，溶解度一般言之，隨溫度之降低而略為減小。

b. 2 成分在液態或固態為完全可溶之場合 圖 1·3 所示者為合金之平衡狀態圖，於常溫之際，A 與 B 之間無境界，亦即無溶解度線，全部成為固溶體合金。

P 點成分之合金之意義，在一端之成分元素 A 而有  $\frac{AC}{AB} \times 100\%$  (此時為 40%) 之 B 成分之合金。溫度  $t_1$  °C 以上則為溶液，冷卻至  $t_1$  °C 時則開始凝固，在  $t_s$  °C 凝固儘了。各成分之合金之凝固開始溫度所連成之線 egf 為液相線 ( liquidus line )，凝固終了溫度所連之線 ehf 為固相線 ( solidus line )，液相線與固相線間之狀態，為結晶與溶液之共存狀態。

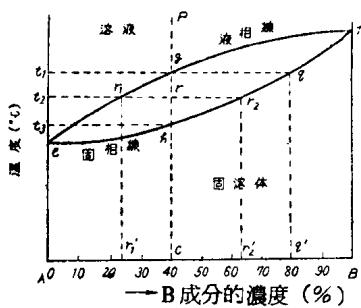


圖 1.3 成為完全固溶體狀態圖

在極緩慢冷卻之場合，點 q 所表示之濃度即含  $\frac{Aq'}{AB} \times 100\%$  (此時約 80%) 之 B，固溶體結晶開始晶出。

溫度下降至  $t_2$  °C 時 (r 點)，在此種狀態晶出之固溶體濃度，以  $r_2$  點表示之，即含有  $\frac{Ar'}{AB} \times 100\%$  (約 24%) 之 B 成分。這種變化進行十分緩慢，及至得平衡狀態之場合，無論最初所得濃度 q 之結晶，或其後在各溫度所以 B 成分為多之結晶，全部在此溫度成 y。r<sub>2</sub> 之濃度，其結晶即  $r_2$  所示濃度之結晶之重量與  $r_1$  所示溶液重量比為  $\frac{rr}{rr_2}$ ，恰如以 r 為支點，兩邊為平衡時力臂長之比。

溫度下降，溶液之量也隨之減少，在  $t_s$  °C 全體變成固溶體。

像這種兩元素完全作成固溶體之合金有 Ag-Au, Ni-CM 等

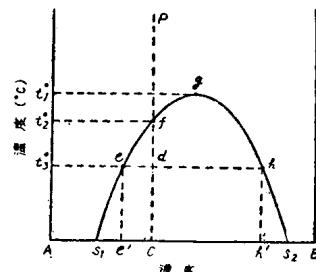


圖 1.2 2 成分之溶解度線

，兩元素之原子直徑相差很少。

冷却速度迅速之場合，由平衡狀態而偏倚乃是當然之事，不過仍然以此平衡圖爲基準，可以考究此種狀態之情形。

c. 固態有溶解度，且生共晶混合物  
圖 1·4 所示之場合，實倒不少。

在 Aacf 領域，主成分 A 與 B 所成之固溶體，為  $\alpha$  固溶體，在 Bbdg 領域，主成分 B 與 A 所成之固溶體稱為 B 固溶體，cf, dg 為固態中之溶解度線，表示固溶體之固溶限度，此限度隨溫度而有所變化。

首先敘述有關合金 P，溶液開始冷卻，達到液相線上  $\ell$  點之溫度時， $\alpha$  固溶體之結晶開始晶出，溫度至固相線上之 m 點，凝固終了，與前倒完全相同。於此溫度全體成爲  $\alpha$  固溶體，溫度再爲下降至 n 點， $\alpha$  固溶體相對之 B 之溶解度達於限界。溫度在此溫度以下時， $\alpha$  固溶體中不能溶解之 B 成分，此際開始析出  $\beta$  固溶體。所析出之  $\beta$  固溶體之濃度，理論上係以 n' 點示之。常溫之 p' 點，爲在  $\alpha$  固溶體有一些  $\beta$  固溶體析出後之組織。於平衡狀態圖裡， $\alpha$  固溶體與  $\beta$  固溶體之重量比爲 p' g / p' f。

R 合金即 E 點所示濃度之合金溶液，到 E 點為止後有變化，在 E 點開始晶出，及至凝固仍保持此溫度，並在相同溫度而使凝固完了。此際，晶出之結晶，其在 C 點所示濃度之  $\alpha$  固溶體，與 d 點所示之  $\beta$  固溶體，兩者成為混合物，其重量比為：

$$\frac{\alpha \text{ 固溶體}}{\beta \text{ 固溶體}} = \frac{E_d}{E_c}$$

這種混合狀態之組織稱爲共晶 ( eutectics )，一般由微細之兩結晶混合成立者很多。又 E 點稱爲共晶點 ( eutectic point )。

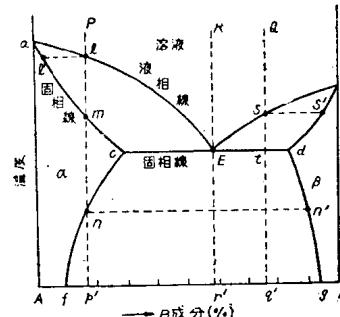


圖 1.4 共晶點之平衡狀態圖

於Q合金；在S之所示溫度，S'之所示濃度之 $\beta$ 固溶體開始晶出，這與P合金情形相同。溫度若下降，固態之量增加，於t之所示溫度之直上方，結晶與溶液之此為 $tE / td$ 。達到t點之溫度時，殘留溶液在此溫度下，全部以共晶晶出，因此 $\beta$ 之初晶與共晶之量比為 $tE / td$ 。其後由於溫度之低下，合金全體之 $\alpha$ 及 $\beta$ （共晶中亦為 $\alpha$ 及 $\beta$ ）之量此為兩側之溶解度線cf,dg所左右而變化，常溫時 $\alpha : \beta = qg : q^1f$ 。

若由求P,Q,R三種合金之冷卻曲線，即冷卻時之溫度與時間之關係

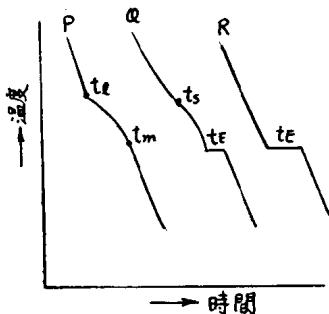


圖 1.5 P, Q, R 合金之冷卻曲線

看來，則成為圖 1.5 所示之情形。P 合金在 $t_e$  點溫度  $t_e$  °C 時起折點，冷卻速度變化，即於結晶晶出當中，為放出熱之故，冷卻變為遲後。Q 合金於 $s$  點之溫度  $t_s$  °C 起折點，下降至共晶溫度以下時，殘留溶液全部共晶，並得持共晶溫度一段時間。共晶組成之R合金，全部在  $t_E$  °C 變成共晶，圖中只示停點

在這些凝固及變態中，有所謂過冷現象之情形。徐冷及急冷時之折點溫度各異，急冷之際，過冷之折點以低溫表示之。共晶溫度等因停止時間較長，一過冷之後再上升；變化之情形如圖 1.6 所示。

又，經過加熱後之合金，亦有出現這種折點之場合，但加熱之場合與冷卻之場合，其變態溫度各異；加熱之際，變態溫度稍為高些。

表示共晶反應之合金相當的多。又，成為固態後，亦有出現同種反應之情形，稱之為共析反應。鐵鋼之共析反應乃有名之例子。

d. 表示包晶反應之情形 圖 1.7 所示者為包晶反應之平衡狀態圖。

茲以關於P合金之凝固變態點為敘述對象。在l點時，濃度l'之 $\beta$ 固溶體由溶液晶出。隨冷卻之進行，溶液濃度由l到C而變化，固溶體則由l'至d而變化。在m點之溫度te以上之溫度，c濃度之溶液