

適当な黒鉛の長さおよび数はそれぞれ  $17 \times 1/50$  mm,  $280 \times 1/1 \cdot 2$  mm<sup>2</sup> と求められるが、バラツキが大きく顕微鏡組織の影響は擱み難いことを示しておる。

### (3) 鋳型寿命におよぼす型抜き時間の影響

Fig. 2において曲線 I が曲線 II より平均使用回数が多いこと、最高平均使用回数に相当する硬度が硬いこと、曲線 I より曲線 II が緩い曲線であること、硬度がある程度以上低くなるか高くなると平均使用回数は大体同じになる傾向があると思われることが示されておる。勿論鋳型自身の品質の向上も関係しておると思われるが、曲線 II の鋳型を使用していた時においては型抜き時間は大体 15 分またはそれ以上であったが、曲線 I の鋳型を使用しておる場合においては 7~8 mn 乃至 10 mn に短縮されたことが、これらの事を生じた主な原因の一つと考えられる。

硬度の異なる試験片を繰返加熱急冷における 700°C の保持時間を変えて、熱割れ率と保持時間および硬度との関係を求めたが、700°C での保持時間を近似的に型抜き時間と見るととき、大体同じ傾向を現わす結果を得た。

### (4) 热割れ率におよぼす焼鈍時間の影響

鋳型の型抜き時間に応じて適当な硬度のあることは前述の通りであつて、鋳型製作に当つては配合溶解および鋳造条件等によつて適当な硬度とすることが本筋であるが使用条件に合わない鋳型は焼鈍によつて品質を改良するのも一つの方法であると思われる所以、第 I 報で述べた焼鈍温度の問題に引続いて、焼鈍時間が熱割れ率におよぼす影響を調べた。その一例は Fig. 3 の通りであつて、鋳型を焼鈍するにはその大きさに応じてこれより時間を長くする必要のあることは当然である。

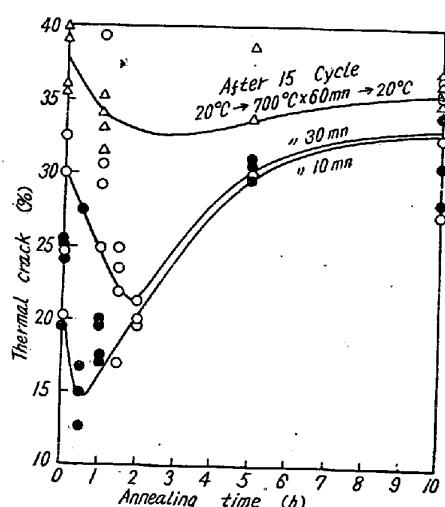


Fig. 3. Effect of annealing time upon thermal crack.

## IV. 結論

(1) 鋳型の良否判定は困難であつて容易に把握し難く、確実な方法と考えられる使用実績による判断さえ軽率に行けば誤りを起すことが考えられる。

試験片の熱割れ率による鋳型の良否判定は化学成分および顕微鏡組織によるものより正確であるが、試験片に熱割れを発生させるための熱処理の方法は、鋳型の使用条件を考慮して選ぶ必要がある。

硬度は鋳型の良否判定の有力な補助手段と考えられる。

(2) 現在の原料事情、溶解および鋳造条件のもとに製造された鋳型は、日伸製鋼株式会社における使用条件に対しては、C および Si は 3.78% および 1.42% が適当である。使用条件が変れば当然化学成分を変える必要がある。

(3) 鋳型は型抜き時間が長いほどその材質は軟いがよい。また型抜き時間が長いほどその寿命は短くなり、寿命におよぼす品質の影響は少なくなる。従つて鋳型の寿命は製造者と使用者の協力によつて長くなるものである。

(4) 鋳型は焼鈍により使用条件に合つた硬度とし、寿命を長くすることが可能と思われる。(文献省略)

## (5) 鋳鉄の黒鉛球状化におよぼす微量元素の影響について

The Effect of Small Amount of Elements on the Formation of Spheroidal Graphite in Cast Iron

T. Tottori, et alius.

富士製鉄、釜石製鉄所 理博 青木 猪三雄

〃〃 工鳥 取 友治郎

## I. 緒言

鋳鉄の黒鉛球状化におよぼす各種元素の影響についてはすでに多くの研究があり、Ti を始め Sn, As, Sb, Pb, Bi 等が球状化を阻害するものであることが知られている。しかし従来の研究の多くは各々単独元素の影響に関するものでこれら元素が共存する場合についてはまだほとんどしられてないようである。この点から我々は極く微量で球状化に害をおよぼすとみられる Sb, Pb, Bi 等について、各々の影響を調べ、次に球状化におよぼす Ti 含量とこれら元素含量との関係について種々検討を行つてみた。

## II. 球状化におよぼす Sb, Pb, Bi の影響

C 4.09%, Si 1.00%, Mn 0.42%, P 0.038%, S 0.014%, Cr trace, Ti 0.019%, V 0.010%, Cu 0.030%, Al 0.004%, As 0.003%, Sn 0.007%, Pb nil. なるスエーデン銑 6 kg をクリプトル炉にて黒鉛るつば中で 1450°C で溶解し、阻害元素を添加後、Mg 0.3% 处理後 5 mm および 55 mm 肉厚の乾燥砂型に铸造し、これら試料断面における組織を調べた。使用 Mg 合金は Fe-Si-Mg (15%) の 3 元合金である。これらの結果は Fig. 1 に示すごとくで何れの元素も 0.01% 以下の含量で相当球状化を阻害し、特に Bi の影響は著しく 55 mm 肉厚のものでは Bi 0.007% 含量にてわずか 5% 程度の球状黒鉛しか認められなかつた。J. Verelst and A. DeSy が報告せるデーターと比較した場合、Bi については同程度の影響を示すが、Pb については相当差異を示すようである。Sb と Pb の影響を比較した場合肉厚 5 mm のものでは大した差異が認められないが 55 mm のものでは明らかに Sb に較べて Pb の方が球状化阻害作用大である。

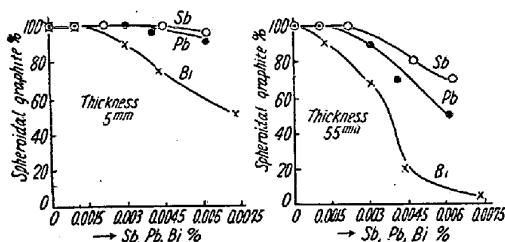


Fig. 1. Effect of Sb, Pb and Bi on the formation of spheroidal graphite.

## III. 球状化におよぼす Ti 含量と各種元素含量との関係

次に球状化におよぼす Ti 含量と Sb, Pb, Bi 等元素との関係をみるためにスエーデン銑 3 kg を高周波炉にて約 1500°C に溶解し、スポンジ Ti 0.7, 1.3, 1.9 および 2.6 g を添加し、Ti 含量の異なる原料銑を製造した。これら試料成分は Table 1 に示す。次に各原料銑

を 50 g 宛タンマン炉で溶解し Pb, Sb, Bi を添加したものについて 1350°C で Mg 0.5% 表面添加処理後 25 mm φ の乾燥砂型に铸造し黒鉛球状化能を調べた。

### 1. Pb の影響

Pb 0.0025~0.025% 添加せるものについて球状化能を調べた結果は Fig. 2 にしめす如くで、これから明らかなごとく Pb の球状化阻害作用は Ti 含量の増加と共に大となり例えば Ti trace の場合は Pb 0.01% 以上で球状黒鉛が得られなくなるに対し Ti 0.089% のものでは Pb 0.0076% で完全に片状黒鉛のみを示している。

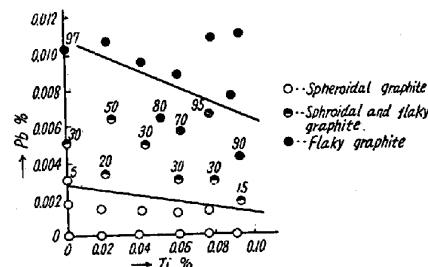


Fig. 2. Relation between Pb and Ti on the Formation of Spheroidal Graphite.

### 2. Sb 及び Bi の影響

Sb および Bi について行つた結果の主なものについての分析値、球状化能およびパーライト量の関係を Table 2 に示す。

Table 2 から判るごとく Pb の場合と同様に Sb および Bi による球状化阻害作用は Ti 含量によって促進される。特に Bi は著しく球状化を害し例えは Ti trace, Bi 0.002% で約 70% の球状黒鉛を示すが Ti 0.078%, Bi 0.003% のものでは僅か 5% 程度しか球状黒鉛が認められない。なお Pb, Sb, Bi はいずれもパーライトを安定にする傾向を示している。

## IV. 総括

1. Sb, Pb および Bi は何れも 0.01% 以下の含量で相当黒鉛球状化を阻害し、その作用は Bi が最も強く Pb,

Table 1. Chemical composition of materials.

Mark	Ti Addition (g)	Chemical composition (%)												
		C	Si	Mn	P	S	Ti	Cu	Cr	As	Sn	Pb	Sb	Bi
T 0	0	4.00	1.26	0.40	0.030	0.023	tr.	0.030	tr.	0.007	0.007	nil.	0.0011	nil.
T 2	0.7	3.97	1.24	0.37	0.032	0.019	0.02	—	—	—	—	—	—	—
T 4	1.3	3.98	1.25	0.38	0.030	0.018	0.04	—	—	—	—	—	—	—
T 6	1.9	3.98	1.21	0.37	0.033	0.019	0.06	—	—	—	—	—	—	—
T 8	2.6	3.95	1.28	0.39	0.033	0.020	0.08	—	—	—	—	—	—	—
T 10	3.0	3.93	1.20	0.38	0.032	0.018	0.09	—	—	—	—	—	—	—

Table 2. Relation between Ti, Sb and Bi on the formation of spheroidal graphite.

Mark	Si%	Ti%	Sb%	Bi%	Spheroidal graphite (%)	Pearlite in matrix (%)
T0S3	2.72	0.010	0.0042	No addition	100	95
T0S4	2.80	0.013	0.013	"	80	100
T4S2	2.56	0.040	0.0041	"	90	90
T4S4	2.72	0.042	0.021	"	50	100
T8S2	2.67	0.084	0.0042	"	80	85
T8S4	2.66	0.073	0.023	"	20	100
T0B3	2.77	tr.	No addition	0.0015	90	80
T0B4	2.85	tr.	"	0.0028	70	85
T2B3	2.94	0.021	"	0.0018	80	70
T4B3	2.76	0.042	"	0.0017	60	80
T6B3	2.98	0.060	"	0.0021	30	90
T8B3	2.68	0.062	"	0.0021	30	90
T8B4	2.82	0.078	"	0.0038	5	100

Sb の順に弱くなっている。また肉厚によつても相当左右される。

2. Sb, Pb 及び Bi の球状化阻害作用は Ti 含量の增加と共に強く影響されることが実験的に認められた。

## (6) 高炉々床における Ti 化合物の挙動について

(Ti-ペアの作成とその熔解)

Study on the Behaviour of Ti-compounds in Blast Furnace.

(Making of the Ti-Bear in Laboratory and its Fusion.)

B. Etō.

富士製鉄、室蘭製鉄所 恵 藤 文 二

### I. 緒 言

普通の含 Ti 高炉銑中の Ti は殆んど総て TiC の形で存在するが或る種の鉄物または高炉々底固結物中には屢々 Ti の窒化物またはシアン化物が発見される。高炉々床

における Ti-化合物の挙動については高炉原料として砂鉄を使用する研究に伴なつて内外に多くの研究があり、高炉に装入した  $TiO_2$  は炉内を降下するにつれ還元され、炉床に難溶性の固結物を生成して高炉操業を不能にするとしている。即ち従来の研究では高炉に装入された  $TiO_2$  が還元されしかもその量が一定量以上になれば Ti-ペアが生成し、このものは一度生成すると仲々熔解除去する事が困難であると考えられている。本報においては実験的に Ti-ペア類似の固結物を作成し、これを種々の雰囲気あるいは試験条件の下に試験してその挙動を調べると共に、Ti-ペアの成因についても検討した結果、その成因について一応の結論をうると共に Ti-ペアの熔解除去法についても興味ある事実を知つたので報告する。

### II. 試 料

#### a. 鉱滓

考察の複雑化をさけるため Table 1 に示す如き  $SiO_2-CaO-Al_2O_3-MgO$  系人工鉱滓に  $TiO_2$  を添加したものを作成した。Table 1 に示すものは還元性雰囲気で C-棒を用い攪拌しながら作成し

Table 1. Chemical compositions of the slag containing Ti-lower oxides.

Sample No.		$SiO_2$	$Al_2O_3$	CaO	MgO	Ti (as $TiO_2$ )
1-A	Addition	32 g	17 g	40 g	6 g	—
	Analysis	33.40%	19.56%	41.50%	5.81%	—
3-A	Addition	32 g	17 g	40 g	6 g	0.2 g
	Analysis					0.153%
4-A	Addition	32 g	17 g	40 g	6 g	0.5 g
	Analysis					0.420%
5-A	Addition	32 g	17 g	40 g	6 g	1.0 g
	Analysis					0.835%
6-A	Addition	32 g	17 g	40 g	6 g	2.0 g
	Analysis					1.55%
7-A	Addition	32 g	17 g	40 g	6 g	3.0 g
	Analysis					2.52%
8-A	Addition	32 g	17 g	40 g	6 g	5.0 g
	Analysis					4.54%