

# 白點の成因並に其防止法

(日本鐵鋼協會 第五回講演大會講演)

武林誠

*ABSTRACT.*

In this paper the author discusses the occurrence, origin, and remedy of flakes. He gives the results of a series of experiments as follows:-

(1) The cause of flakes is chiefly due to the grain size of primary crystals formed on the solidification of an ingot.

When the casting temperature is high, the primary crystals become coarse and the inner portion of the ingot will solidify much more slowly than the outer. If the temperature be high, the stress induced in the ingot during solidification should be great and weak parts should be produced around the coarse grain boundaries of the primary crystals.

(2) These weak parts will develop to hair crack called flakes by tensile stress introduced on cooling stage during annealing or on quenching operation.

(3) Flakes will be avoided with slow cooling after forging in case of thin material but this remedy is not satisfactory, because it is impossible to avoid this defect completely in case of thick material.

(4) If an ingot be cast in too low temperature, the crack like flakes will also occur and this defect will generally start from the minute non-metallic inclusions in the ingot.

(5) The reasonable casting process requesting high temperature melting and moderately low temperature tempering is strongly recommended by the author to avoid both dirt and flakes.

## I. 緒 言

特種鋼殊に  $Ni-Cr$  鋼材内部に出現する最も有害なる白點と稱する材質的缺陷の成因を探求してその徹底的防止法を確立せんとす。

## II. 白 點

白點とは外國にては Silvery spot, flake 又は snow flake 等と稱せられ第1圖に示す如き白色の圓形となりて鋼材内に  $Ni-Cr$  鋼内に出現する材質的缺陷なり、その形狀は鍛鍊の方向の如何に係らず圓形を呈し一般に析出とは關係なく出現されども、時には析出を起點として出現することあり、白點の部分は全くの割疵なるを以て牽引試験の際は彈性限殊に破斷界の低下を來し同時に延伸率を著しく悪化せしむ、この缺陷一度出現すると

きは同一鋼塊全部に亘りて之有を暗示するものなるを以て重要な材料としては用ひられず其材料試験成績を擧ぐれば次の如し、

### 其 1 例

破斷界 kg/mm <sup>2</sup>	延 伸 % (2")	断面	切断位置	白點の 有無
75.3	27.5	F	C	なし
77.8	6.5	G 極小 白點	C	白點 $\frac{1}{12}$
35.9	1.0	F 白點	C	白點 $\frac{1}{2}$
41.0	2.0	FG 小 白點	C	白點 $\frac{3}{8}$
49.8	0.8	F 白點	螺子部 切 断	
19.7	1.3	F 白點	C	白點 $\frac{5}{6}$
48.3	1.8	FG 極小 白點		白點 $\frac{1}{5}$
52.1	—	FG 極小 白點	標點外	白點 $\frac{3}{8}$

17.4	0.8	F	C	
43.2	3.0	Fsh 白點	C	
<b>其 2 例</b>				
弾性限 kg/mm <sup>2</sup>	破断界 kg/mm <sup>2</sup>	延伸 %	收縮 %	断面 (ブリネル) % 面
(1) 59.0	77.0	21.9	54.8	F 241
(2) 56.7	74.7	24.0	57.3	Cap 241
(3) 56.7	75.5	22.3	53.8	F 241
(4) 55.4	75.2	22.7	52.8	F 239
(5) 58.4	77.7	22.2	50.8	F 241
平均	57.1	76.0	22.6	54.0 241
(6) 59.4	53.5	3.8	—	白點 FSL 249
(7) —	55.0	2.7	—	白點 FG 248
(8) —	40.7	2.7	—	白點 FSL 257

**其 3 例**

白點なき部分の強力より白點の部分の強力を算出すれば、

弾性限 kg/mm <sup>2</sup>	破断界 kg/mm <sup>2</sup>	延伸 %	收縮 %	断面 %	白點なき部 白點の面積 分の強力を 1, 2, のもの 白點なき部 として白點 分の面積 の部分の強 力を算出す	
					白點なき部 分の面積	白點の部分の強力
1 45.0	82.4	16.8	31.6	Fsl		
2 50.0	80.7	17.0	25.3	L		
平均 47.5	81.6	16.9	28.5			
3 —	50.0	3.2	12.0	L	50 94 49 95 54 90 71 73 86 58	(kg/mm <sup>2</sup> ) — 3.3 — 6.9 — 9.0 — 3.3 — 3.3 — 7.9
4 —	47.0	3.0	13.4	L		
5 —	42.0	2.5	3.5	L		
6 —	37.0	3.0	2.0	L		
7 —	25.0	1.8	2.8	L		

**III. 其成因に関する諸説**

(1) J. N. Whiteley 氏はこれが原因を一酸化炭素を多量に含有する瓦斯の影響なりとし

(2) Haakon Styri 氏は其原因を脱酸成生物及鋼滓の影響なりとし

(3) F. Giolliti 氏は之を酸化成生物の影響なりとし即ち鋼中の  $Fe_3C$  が酸化鋼滓の爲に酸化せら

れ、フェライトが分離して特異の破面をなすものなりとし

(4) Charles, G. Clayton 氏はフェライトの擴散の遅き爲なりとし即ち粗粒の Hypoeutectoid Steel を熱するときは第一の変態は  $Ac_1$  に於て起り又フェライトの網は  $Ac_{2,3}$  に於て吸收せらるゝも其の擴散の遅き爲にオーステナイトは過熱せらるゝも尙不均一にしてペーライト粒の中心なりし所に高炭素の部分を残す故に此部分は熔融點低く鍛錬中に熔解せられて、薄膜又は境界となりて残るものなりと言ひ。

(5) H. H. Ashdown 氏は白點の主因は鋼塊にありて mass action が終極の原因となる事を發表し簡単に用心深き處置によりて完全に解決し得らるゝことを力説すれども其具體的方法に言及せず之を要するに諸説はありても未だ具體的の防止法の確立を見ざる状態にあり、次に著者の之に關する研究の概略を掲ぐ。

- (1) Iron and Coal Trade Review. Oct. 22, 1926,
- (2) Chemical and metallurgical Engineering Vol. 20, No 7, April 1. 1919.
- (3) Chemical and Metallurgical Engineering March 15, 1919.
- (4) Chemical and Metallurgical Engineering March 1. 1919.
- (5) Iron age May 8, 1930.

**IV. 白點の成因と熔解作業の關係**

(1) 装入材料の精選によりて白點を防止し得るや否やの實驗

配合/鋼番號	No.1	No.2	No.3	No.4	No.5	No.6
瑞典 鋼	30%	15%	20%	20%	30%	20%
大竹 鋼	0	15%	20%	20%	0	20%
特種 鋼	0	10%	0%	0	0	0
精鋼材	20%	10%	10%	10%	10%	10%
スクラップ	50%	50%	50%	50%	60%	50%

茲に瑞典銑及大竹銑とは夫々瑞典國及本邦產の低燐銑鐵にして  $P$  及  $S$  は夫々 0.02 以下なり又特種銑とは  $Ni-Cr$  鋼の削屑を木炭と共に鎔鑄爐に於て處理したるものにして大略次の如き分析成分を有す。

$C$	$Si$	$Mn$	$P$	$S$	$Ni$	$Cr$
3.97	38	43	048	010	293	76

精鋼材とは製罐屑其他各種のスクラップを鹽基性平爐にて精鍊したるものにして大略次の如き分析成分を有す

$C$	$Si$	$Mn$	$P$	$S$	$Ni$	$Cr$
40	10	40	020	020	75	20

以上の配合にて  $Ni-Cr$  鋼塊を造り白點極めて生じ易き肉厚金物を製造せり。

各熔解の分析成分次の如し。

鋼番號	$C$	$Si$	$Mn$	$P$	$S$	$Ni$	$Cr$
No.1	28	14	46	027	026	370	76
No.2	28	19	50	029	022	379	68
No.3	26	19	46	030	022	365	68
No.4	24	16	46	025	023	370	76
No.5	30	12	43	024	023	376	70
No.6	29	13	44	029	024	345	61

其成績は

鋼番號	良 (A)	白點出現 (B)	$A+B$	$\frac{B}{A+B}\%$
No.1	4	0	4	0
No.2	4	0	4	0
No.3	1	0	1	0
No.4	2	0	2	0
No.5	1	8	9	89%
No.6	12	6	18	33%

以上の成績と配合材料熔解作業中の地金及鋼滓の分析成分等を比較研究するも其間に一定の關係なく裝入材料の配合を按配するも容易に白點問題を解決し得ざるを知れり。

(2) モリブデナムを加ふることによりて白點を防止し得るや否やの實驗

モリブデナムは  $Ni-Cr$  鋼に加へて極めて良好なる成績を擧ぐることは衆知の事實にして、これによりて延伸及衝擊値を低下することなく強力を上昇せしめ得、ゴーストマーク出現少くサルファ

ープリント良好となる特徴を有す、茲に於て次の分析成分の鋼塊を造りて肉厚金物を製造せり。

鋼番號	$C$	$Si$	$Mn$	$P$	$S$	$Ni$	$Cr$	$Mo$
No.7	21	15	36	020	010	343	54	23

其成績は

鋼番號	良 (A)	白點現出 (B)	$(A+B)$	$\frac{B}{A+B}\%$
No.7	3	5	8	63%

サルファープリントは極めて良好なりしが白點は依然として出現しモリブデナムを加ふることのみによりて白點問題を解決し得ざるを知れり。

(3) 電氣爐によりて白點を防止し得るや否やの實驗

鹽基性電氣爐は平爐と異りて爐熱の調整自由にして、鋼滓搔出によりて不純物を充分除去し得るのみならず、還元期に於ては酸化焰に曝露せらるゝ事なく、完全なる還元圈を生じ堜鋼と同等の品質の鋼を製造し得べし、即ち 7 吨容量の電氣爐にて  $Ni-Cr$  鋼塊を製造して肉厚金物を製造せり其結果依然として白點出現しこれを以てするも本問題は解決し得ざるを知れり。

(4) クロミウムを含有する事少く充分脱酸せしめたるニッケル鋼によりて防止し得るや否やの實驗

これが爲に次の分析成分の鋼塊を作りて肉厚金物を製造せり。

鋼番號	$C$	$Si$	$Mn$	$P$	$S$	$Ni$	$Cr$
No.8	36	31	61	027	026	39	14

熔解作業中の地金の分析成分次の如し。

	$C$	$Si$	$Mn$	$P$	$S$	$Ni$	$Cr$	サンプル 採取時間 時 分
1	.75	.01	.10	.020	.022	271	.06	3-30
2	1.23	.04	.35	.023	.022	262	.06	4-0
3	1.02	.01	.11	.021	.020	282	.08	5-0
4	.84	.06	.11	.024	.023	279	.11	6-0
5	.64	.12	.13	.022	.024	276	.11	7-0
6	.47	.18	.15	.022	.024	271	.11	8-0
7	.36	.24	.15	.025	.025	281	.09	10-0
8	.31	.22	.30	.023	.025	401	.06	10-16 差物質
9	.33	.30	.58	.025	.026	385	.08	10-40 ダップ

本熔解中はスケール、鑛石又は石灰石等の酸化剤は全く用ひずして専ら脱酸に注意し試料は常に脱酸せられたる状態を示し、第4試料頃より硅素は鋼滓より漸次地金に還元せられつゝあるを見る、かくの如き材料を以てしても白點問題の解決を見ざりき。

#### (5) ニッケル比較的少なく、炭素及クロミウム多き材質による実験

これが爲に次の成分の鋼塊を作りて肉厚金物を製造せり。

鋼番号	C	Si	Mn	P	S	Ni	Cr
No 9	.40	.15	.30	.025	.014	2.46	1.30

其結果に於ても白點出現しこの種の鋼を以てするも本問題は解決し得ざるを知れり。

### V. 白點の成因と鍛錬作業の関係

1925年英國鐵鋼協會にて發表せられたる瑞典の Hultgren 氏の實驗に暗示を得て、白點は鋼塊を鍛錬したる後之を空中放冷することなく、直に燒鈍爐に裝入して燒鈍徐冷を行ふ事によりて出現を防止し得るとなし實驗せり。其結果は薄肉金物につきては相當の成功を見たけれども、厚肉金物については成功せず即ち本法によれば白點は全然防止し得ず、薄肉物は徐冷により内外の冷却速度を一様にして白點の素質あるものゝ割るゝを幾分緩和せしむるに止りたり。

### VI. 白點の成因と鑄塊法との關係

鑄塊法殊に注型溫度の研究により其成因の一つは注型溫度又は速度に關係あることを見出しそうを適當にして此の缺陷を略防止し得る事を確めたる、次に其研究の經過概略を掲ぐ。

最初白點の出現せざる特種鋼製圓筒材につき材料試験を施行せり其の成績は次の如し。(試桿は横方

面に取る)

	破斷界 kg/mm <sup>2</sup>	延伸(2") %	收縮 %
内 部	71.4	18.0	38.1
中 部	70.9	23.5	35.2
外 部	74.6	22.5	41.0
平 均	72.6	21.5	38.0

次に本圓筒の一方即ち鋼塊T部に當る處より圓板を切取り、サルファープリントを取りて見たるに、第2圖に示す如く析出の粒大にして内外一様なり、この圓筒の外貌を検査したるに外周に砂疵數個を發見せり、これより本鋼塊は低溫にて注型したる事を推論せらる。即ち低溫にて注型せられた場合には内外の凝固速度大差なき爲に析出状態は内外一様となる、尙此の事實を確むる爲に白點の現出したもの及せざるものに就き同様のサルファープリントを探りて比較研究を行へり、即ち

#### 第1例

第3圖及第4圖を第5圖及第6圖と比較するに第3圖は白點の現出せざる特種鋼製圓筒のサルファープリントにして其の内腔に正切に取りたる材料試験成績次の如し。

位置	彈性限 kg/mm <sup>2</sup>	抗張力 kg/mm <sup>2</sup>	延伸 2"	斷面 收縮%	硬度	衝擊アイゾト 呎/呎
B { 1	55.0	76.0	23.3	44.3	222	50.3-51.4
2	55.8	75.2	23.5	46.0	228	49.8-50.6
T { 3	55.2	76.0	22.3	40.4	223	43.6-44.7
4	55.1	75.4	20.7	35.2	222	44.7-43.6
平均	55.2	75.6	22.4	41.5	224	47.1-47.5

第4圖も同く白點なき圓筒にして正切に取りたる材料試験成績は

位置	彈性限 kg/mm <sup>2</sup>	抗張力 kg/mm <sup>2</sup>	延伸 2"	斷面 收縮%	硬度	衝擊 斤/呎
B { 1	47.5	72.2	18.0	31.6	207	42.0-46.2
2	51.0	71.8	19.0	29.7	205	43.5-47.0
T { 3	53.8	76.0	20.0	37.5	216	46.5-46.0
4	52.6	76.7	18.5	30.3	217	36.7-40.7
平均	51.2	74.2	18.9	32.3	211	42.2-45.0

第5及第6圖は白點出現したる圓筒材にして内腔に正切に取りたる材料試験成績は次の如し。

位置	弾性限 kg/mm <sup>2</sup>	破断界 kg/mm <sup>2</sup>	延伸 2"	收縮	硬度	衝撃 听/呪
(イ) {1	50.0	69.0	14.8	21.0	197	41.4-43.5
B {2	49.2	69.0	17.0	26.0	197	44.4-40.0
T {3	51.0	64.8	8.3	20.1	203	36.6-44.8
T {4	50.2	69.0	16.3	24.7	21.0	43.2-41.3
平均	50.1	68.0	14.1	23.0	20.2	41.4-41.3
(ロ) {1	61.2	75.4	11.0	20.8	22.9	40.6-38.9
B {2	59.2	68.0	6.5	13.4	22.8	38.6-42.3
T {3	63.0	77.6	11.8	21.4	22.3	37.5-36.7
T {4	62.5	76.3	8.8	15.4	22.9	37.0-34.5
平均	61.5	74.3	9.5	17.8	22.7	38.4-38.1

即ちサルフアープリント美しきもの白點出現の傾向あるを知る。

### 第2例

70噸鋼塊製造の場合に於て次の記録あり

注型時の樋 nozzle	注型時間	成績
50 mm	25.20	白點
45 "	30.50	良
48 "	27.10	材料試験不良
46 "	30.10	良

これより推論するときは樋のノズルの徑を大とし注型時間早き方白點出現の機會あり。

### 第3例

第7圖は8噸鋼塊を荒延中に出現したる白點にしてこれが注型記録を示せば、

鋼塊分數	注型時樋の Nozzle	時間
1/4	34 mm	7.25
2/4	34 "	7.15
3/4	34 "	7.40
4/4	34 "	7.55

1/4, 2/4 鋼塊は鑄型内に於て沸騰をなせり、鍛鍊中大小の割疵を生じたるは注型溫度極めて高かりしを示す、熔解作業は極めて順調にして爐熱銅滓共其狀態良好なることより考ふるときは良好なる熔解作業を以てしても注型溫度適當ならざる時は白點を生ずる機會あり。

### 第4例

次に中實鍛鍊により製造せる肉厚圓筒材につき注型狀態と白點の出現狀態を調査せり。

即ち注型溫度と良品及白點の關係

注型溫度	鋼塊數	良品	白點
上	30	60%	40%
中	16	75%	25%

注型中湯面の狀態と良品及白點の關係

湯皮の有無	鋼塊數	良品	白點
無	45	61.5%	38.5%
有	21	69.8%	30.2%

次に肉厚圓筒材 23 本を各 16 噸鋼塊より製造したる際の成績を擧ぐれば下の如し。

鋼番號	tundish Nozzle(mm)	注型 時間	結果	鍛鍊 法
A	29	14'20分	白點	中空
B	30	13'10	白點	中空
C	27	16'30	良	中空
D	27	16'20	良	中實
E	27	17'00	良	中空
F	27	13'45	良	中空
G	27	15'00	良	中空
H	26	19'00	良	中空
I	26	18'25	良	中空
J	26	19'20	良	中空
K	26	16'30	良	中空
L	26	17'20	良	中空
M	26	16'20	良	中空
N	26	17'15	良	中空
O	26	18'40	良	中實
P	26	15'55	良	中實
Q	26	15'05	良	中空
R	26	15'45	良	中實
S	25	16'40	良	中實
T	26	16'20	良	中實
U	26	15'45	良	中實
V	26	15'50	良	中空
W	26	27'20	白點	中實

本表によれば白點は注型時間短過ぎし場合にも長過ぎし場合にも生じ各鋼塊につきて適當なる注型時間あることを示す。

### VII. 結論

1. 白點の主なる原因是注型時に出來たる結晶粒に關係あるものにして、高溫注型をなすときは結晶粒粗大となり且鋼塊凝固の際は高溫なる程内外の凝固速度一様ならず、鋼塊内部にストレッスを生じこれが爲に結晶粒の周圍に弱點を生ず、これが白點の素因をつくる。

2. 白點が實際の割となりて現はるゝは燒鈍後の冷却又は燒入時の急冷の際なり、然して異状な

き部と異りたる断面を示すは割れたる時期の異なるによる。例へば前記弱點を起點として焼入時に割れたる際は其の部分は焼入時の断面を呈し其他の異状なき部分は焼戻により熱鍛せられ、これを折るときは異状なき部はファイプラスとなるも白點の部分は細かき断面を呈す。

3. 白點は肉薄物ならば鍛鍊後徐冷をなすことによりて内外を殆んど一様に冷却せしめ、鋼の内部に起るストレッスを緩和せしめ割るゝを防止しえべきも肉厚物にてはたとへ徐冷するも内外を一

様に冷却すること困難なるを以てこの方法によりては割るゝを全く防ぎ得ず。

4. 爐熱良好ならざる時熔鋼を低溫度注型したる場合には析出著しくなり、これを起點として白點の割を生ずることあり。

5. 白點の防止法としては製鋼作業中充分高溫度にて熔解を行ひ適當の溫度にて注型し鋼塊のデンドライト粒を細かくすることに務むるを要す。

其の注型溫度は Ni-Cr 鋼の場合には  $1,520^{\circ}\text{C}$  ~  $1,540^{\circ}\text{C}$  を適當とす。

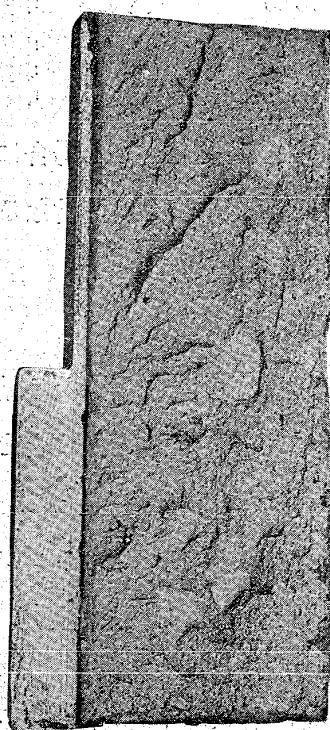
#### 武林誠一氏講演質疑應答

百々君 大きなインゴットに白點が生ずることは非常に困つた問題で、それに就て注入溫度を  $1,530^{\circ}\text{C}$  度附近にすると大體結果が宜ろしいといふ御研究でありましたが、大きいインゴットでは凝まるときのセグリゲーションの爲に斯ういふことになるだらうと思ひます。それに就てフォーチング及メルトの溫度に就て色々考へられた様であります。是は私の間違かも知れませぬが、

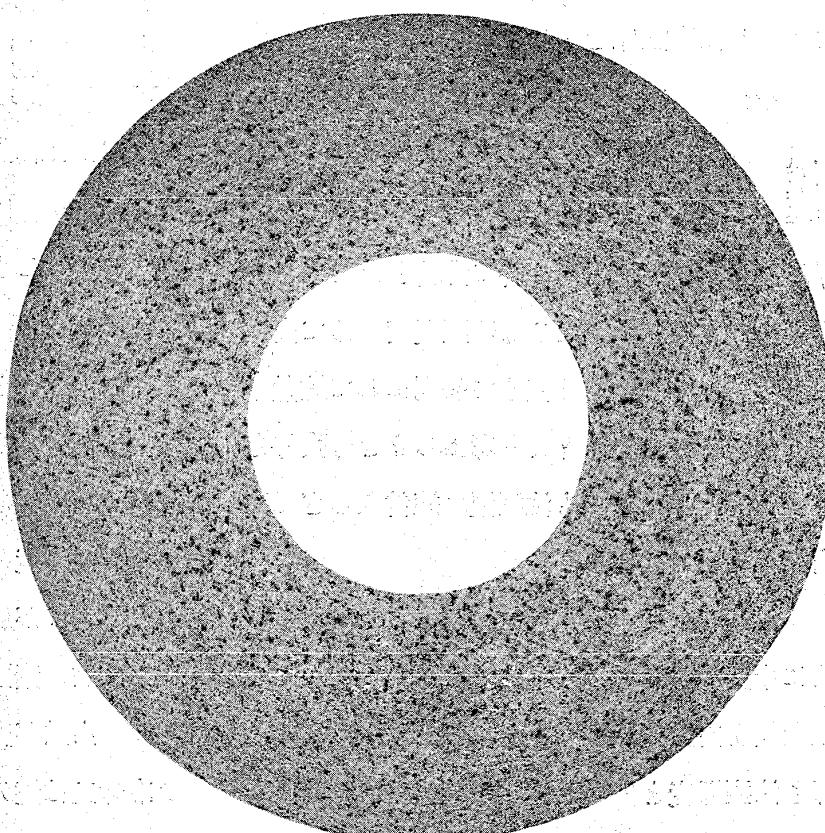
インゴットの頭を熱すると云ふことはいいことゝ思ひます。

武林君 インゴットの内外が一様に冷へると云ふことが最も大切なことであります。其の意味に於きましてインゴットの頭部を熱するのは非常にいいことありますが、是は小さいインゴットの場合は出来るのであります。が、50 耙 100 耷位は温めても仲々思ふ様になります。

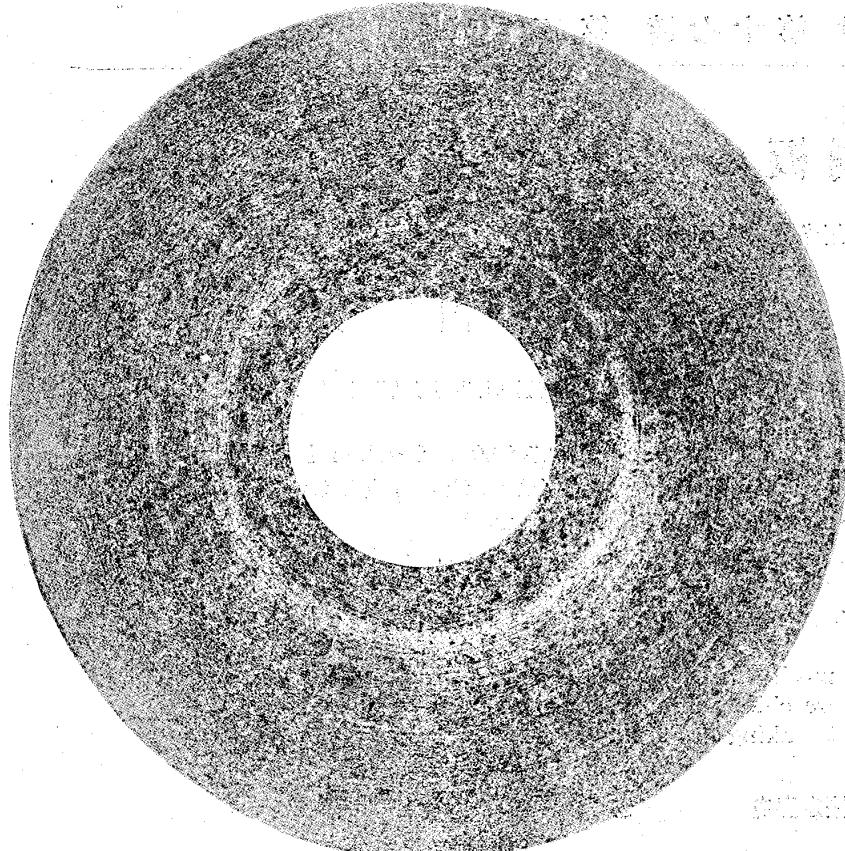
第 1 圖



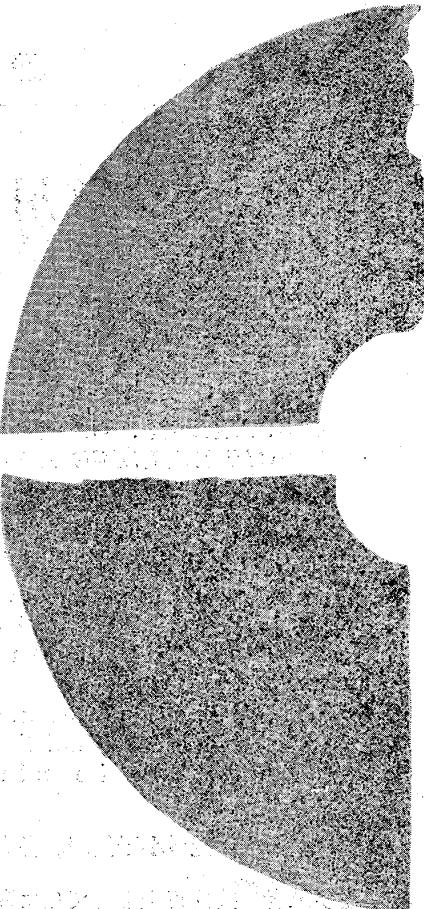
第 2 圖



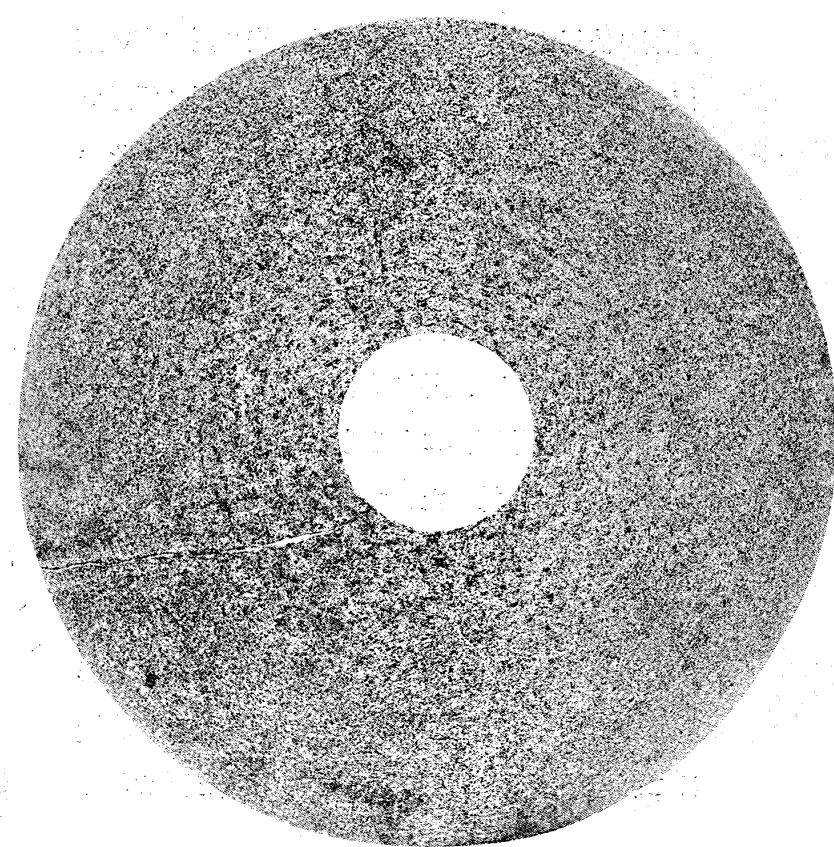
第 3 圖



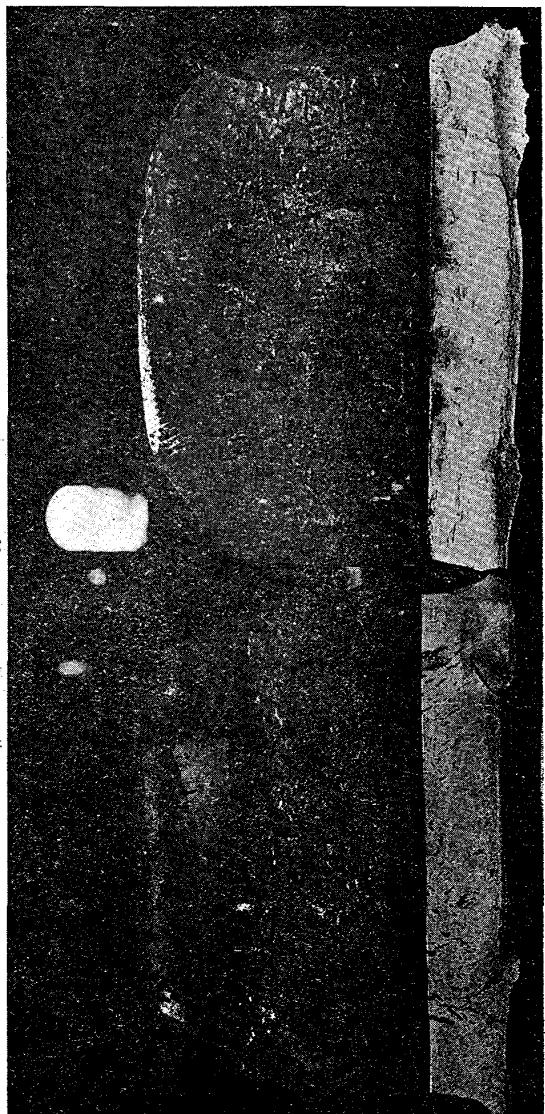
第  
5  
圖



第  
6  
圖



第  
7  
圖



第 4 圖